



คู่มือองค์ความรู้เพื่อการใช้ประโยชน์จริง
กิจกรรมส่งเสริมและสนับสนุนการวิจัยและนวัตกรรม
เรื่อง

การจัดการความรู้และถ่ายทอดเทคโนโลยีการหล่อใบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียม
บรอนซ์

Knowledge management and transfer of research technology of nickel
aluminum bronze propeller casting

โดย
นาวาเอก เสวียง เลื่อนบุญ
กรมอุทหาเรือ

ได้รับทุนอุดหนุนการทำกิจกรรมส่งเสริมและสนับสนุนการวิจัยและนวัตกรรม
โครงการจัดการความรู้การวิจัยเพื่อการใช้ประโยชน์เชิงความมั่นคง
จาก สำนักงานการวิจัยแห่งชาติ (วช.) ประจำปีงบประมาณ 2564

คำนำ

ภารกิจหลักของกรมอุทกหารเรือ (อร.) ซึ่งเป็นหน่วยเทคนิคของ กองทัพเรือ คือ การซ่อม/สร้างเรือรบให้มีความพร้อมในการปฏิบัติการให้ กองทัพเรือ ในการปกป้องอธิปไตย รักษาผลประโยชน์ทางทะเล รวมถึงการ ช่วยเหลือผู้ประสบภัยต่างๆ ทำให้กรมอุทกหารเรือ ต้องมีการพัฒนาเทคโนโลยี ในด้านการซ่อม/สร้างเรือเพื่อให้ความพร้อมต่อภารกิจหลักอยู่เสมอ ที่ผ่าน มา อร. มีการวิจัยและพัฒนาเทคโนโลยีในด้านต่าง ๆ เพื่อการพึ่งพาตนเองอยู่ เสมอ งานวิจัยที่โดดเด่นจะเป็นการพัฒนาทางด้านโลหะเพื่อการผลิตชิ้นส่วน ทางวิศวกรรมทดแทนการนำเข้า โครงการที่สำคัญ คือการพัฒนาการผลิตใบ จักรนิคเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ (NAB) เพื่อทดแทนการนำเข้า แต่ด้วยการผลิต ใบจักรนิคเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์เป็นงานที่มีความซับซ้อน ความซับซ้อนใน การหล่อจึงจำเป็นต้องมีทักษะและความชำนาญสูง ดังนั้นจึงต้องวางแผนการ พัฒนาการผลิตใบจักรจากงานวิจัย เพื่อพัฒนาองค์ความรู้พื้นฐานไปจนถึงขั้น การนำไปใช้งานจริงเพื่อให้เกิดการพัฒนาที่ยั่งยืน กรมอุทกหารเรือจึง ดำเนินการวิจัยด้านการผลิตใบจักรนิคเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์อย่างต่อเนื่อง โดยมีโครงการวิจัยที่สำคัญดังนี้ ได้แก่โครงการวิจัยการหล่อใบจักรนิคเกิล อะลูมิเนียมบรอนซ์ (2553-2555) และโครงการวิจัยการหล่อใบจักรนิคเกิล อะลูมิเนียมบรอนซ์สำหรับเรือตรวจการณ์ชายฝั่ง (PCF) (2558-2560)

จากการดำเนินการวิจัยด้านการหล่อใบจักรนิคเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ ทั้ง 2 โครงการใช้เวลามากกว่า 9 ปี ซึ่งนักวิจัยได้สะสมองค์ความรู้จากการวิจัย ไว้อย่างจำนวนมาก โครงการฯ นี้จะทำการถ่ายทอดองค์ความรู้และเทคโนโลยีที่ คณะผู้วิจัยได้มีการสะสมความรู้ไว้ ไปยังกลุ่มเป้าหมายซึ่งเป็นบุคลากรของ กรมอุทกหารเรืออย่างเป็นระบบ ด้วยการถ่ายทอดความรู้ทั้งในด้านทฤษฎี และ ด้านปฏิบัติ ตั้งแต่พื้นฐานจนถึงการนำไปใช้งาน และจะรวบรวมความรู้ เหล่านั้นโดยจัดทำเป็นคู่มือ หรือแนวปฏิบัติที่ดี (Best practices) เพื่อนำไปใช้ ในหน่วยงาน

สารบัญ

	หน้า
1. ข้อมูลทั่วไปของใบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์.....	1
2. อธิพลของส่วนผสมทางเคมีของนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์.....	9
3. การหล่อนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์.....	14
4. กระบวนการทางความร้อนสำหรับนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์.....	29
5. การตรวจสอบนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์หลังการหล่อ.....	31
6. ขั้นตอนการผลิตใบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์.....	33
7. อ้างอิง.....	57

สารบัญภาพ

	หน้า
1. เฟสไดอะแกรมของ นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ ที่มีส่วนผสมของ นิกเกิล 5% และ เหล็ก 5%.....	6
2. โครงสร้างทางจุลภาคของนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ (a) ที่กำลังขยายสูง และ (b) โครงสร้างทางจุลภาคของตัวอย่างใบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ ประกอบด้วยโครงสร้าง α เป็นโครงสร้างพื้น และโครงสร้างของ K ชนิดต่าง ๆ โดยโครงสร้าง K_I มีลักษณะคล้ายรูปดอกกุหลาบ (Rosette) โครงสร้าง K_{II} มีลักษณะเป็นเม็ดกลม (Globular) โครงสร้าง K_{III} มีลักษณะเป็นแถบ (Lamellar) และโครงสร้าง K_{IV} มีลักษณะเป็นเม็ดกลมขนาดเล็ก (Fine Precipitate).....	6
3. ความเค้นแรงดึงและความเค้นแรงดึงพิสูจน์ของแมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์ซึ่งมีส่วนผสมทางเคมี 1. Al 8%-Mn 0-20%-Fe 3%-Ni 2% 2. Mn 12%-Al 6-9%-Fe 3%-Ni 2%.....	10
4. ลักษณะการออกแบบชิ้นงานหล่อที่ทำให้เกิดข้อบกพร่อง.....	20

5. ลักษณะการเย็นตัวของโลหะทองแดงผสมที่มีช่วงการเย็นตัวแคบ เช่น นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์.....	22
6. การหล่อใบจักรโดยใช้ static mold ซึ่งสามารถควบคุมการเย็นตัวในทางเดียว.....	24
7. ใบจักรเรือ PCF ออกแบบให้ควบคุมการเย็นตัวในทางเดียว.....	25
8. เกณฑ์การยอมรับของชิ้นงานใบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ของ กองทัพเรือ.....	29

สารบัญตาราง

หน้า

1. ส่วนผสมทางเคมีกลุ่มโลหะทองแดงผสมนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ ตามมาตรฐาน ASTM B148-97.....	2
2. สมบัติทางกลของโลหะผสมนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ เกรด C95800.....	2
3. ส่วนผสมทางเคมีของโครงสร้างต่าง ๆ ของ นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ จากการศึกษาของ (a) Weily-Couly และ Arnaud (b) Culpán และ Rose.....	7
4. ความสัมพันธ์ระหว่างแมงกานีสกับส่วนผสมของอะลูมิเนียมสำหรับแมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์ ซึ่งทำให้แมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์มีสมบัติทางกลดี.....	11

นิยามศัพท์สำคัญ

ภาษาไทย

นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์, ใบจักร

ภาษาอังกฤษ

nickel aluminum bronze, propeller

1. ข้อมูลทั่วไปของใบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์

(1) สมบัติทางกลของนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์

ก่อนช่วงสงครามระหว่างปี ค.ศ. 1939-1945 ใบจักรเรือทำด้วยวัสดุแมงกานีสบรอนซ์ (High tensile brass) [1] หลังจากนั้นมีการพัฒนาเรือรบทำให้ความเร็วเรือเพิ่มสูงขึ้นจึงมีความต้องการวัสดุที่สามารถต้านทานการกัดกร่อนเนื่องจากความล้า (Corrosion fatigue) ซึ่งนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์มีความต้านทานต่อการกัดกร่อนเนื่องจากความล้าสูงเป็นสองเท่าของแมงกานีสบรอนซ์และเหล็กกล้าไร้สนิม นอกจากนี้นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ยังสามารถซ่อมได้โดยวิธีการเชื่อมซ่อม ตารางที่ 1. แสดงส่วนผสมทางเคมีและตารางที่ 2. แสดงสมบัติทางกลของนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ ดังนั้นนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์จึงเป็นที่นิยมสำหรับใช้ทำใบจักร คุณสมบัติเด่นของอะลูมิเนียมบรอนซ์มีดังนี้

(1.1) ความแข็งแรงสูง อะลูมิเนียมบรอนซ์บางเกรดมีความแข็งแรงเทียบเท่าเหล็กกล้าคาร์บอนปานกลาง

(1.2) ความต้านทานการกัดกร่อน อะลูมิเนียมบรอนซ์บางเกรดมีความต้านทานต่อการกัดกร่อนได้ดี

(1.3) ความต้านทานการเกิด Cavitation erosion จึงเหมาะสำหรับใบพัดหรือใบจักรเรือ

(1.4) สามารถขึ้นรูปได้ด้วยวิธีการหล่อ (Castable) อะลูมิเนียมบรอนซ์สามารถขึ้นรูปได้ด้วยวิธีการหล่อ เช่น การหล่อในแบบทราย การหล่อเหวียงเป็นต้น

(1.5) ความเหนียวสูง สามารถขึ้นรูปเย็นหรือขึ้นรูปร้อนได้ เพื่อทำชิ้นงานโลหะแผ่น หรือ แท่ง

(1.6) ความสามารถในการเชื่อม (Weldable) การขึ้นรูปสามารถทำได้โดยกระบวนการหล่อหรือการตีขึ้นรูป ส่วนการซ่อมสามารถทำได้โดยกระบวนการเชื่อมซ่อม

(1.7) ความสามารถในการกลึงไส (Machinability) สามารถกลึงไสได้ง่ายกว่าเหล็กกล้าไร้สนิม

(1.8) ความสามารถในการต้านทานแรง Shock เหมาะสมสำหรับใช้ทำใบจักรเรือ

(1.9) ความต้านทานต่อความล้า อะลูมิเนียมบรอนซ์สามารถต้านทานต่อความล้าได้ดี

ตารางที่ 1. ส่วนผสมทางเคมีกลุ่มโลหะทองแดงผสมนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ ตามมาตรฐาน ASTM B148-97 [17]

Copper Alloy UNS No.	Nominal compositions (wt.%)					
	Cu	Ni	Fe	Al	Si	Mn
C95500	78.0 min	4.2-6.0	4.0- 5.5	10.0- 11.5	0.15 Max	1.5 MAX
C95800	79.0 min	4.0-5.0	3.5- 4.5	8.5- 9.5	0.1 max	0.8- 1.5
C95820	77.5 min	4.5-5.8	4.0- 5.0	9.0- 10.0	0.1 max	1.5 max

ตารางที่ 2. สมบัติทางกลของโลหะผสมนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ เกรด C95800 [17]

Properties	Nickel Aluminum Bronze
Tensile strength (MPa)	585
Yield strength (MPa)	240
Elongation in 50 mm	15 %
Brinell hardness (HB)	159

(2) โครงสร้างทางจุลภาคของนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์

อะลูมิเนียมบรอนซ์เป็นโลหะทองแดงผสมที่มีสมบัติทางกลและสามารถต้านทานการกัดกร่อนได้ดี ทั้งนี้ขึ้นอยู่กับโครงสร้างทางจุลภาค ดังนั้นในกระบวนการผลิตจะต้องควบคุมปริมาณธาตุผสมและใช้กรรมวิธีทางความร้อนเพื่อให้ได้โครงสร้างทางจุลภาคตามที่ต้องการ ด้านทางกลอะลูมิเนียมบรอนซ์ควรมีโครงสร้างแบบผสมคือประกอบด้วย α และ β เพื่อให้มีความแข็งแรงสูง ในด้านการป้องกันกันการกัดกร่อนการเติมอะลูมิเนียมช่วยสร้างออกไซด์ฟิล์มซึ่งช่วยป้องกันการกัดกร่อน ในกรณีที่ออกไซด์ฟิล์มได้รับความเสียหายก็สามารถสร้างใหม่ได้เอง ทำให้อะลูมิเนียมบรอนซ์สามารถต้านทานการกัดกร่อนได้ดี อย่างไรก็ตามการเติมอะลูมิเนียมในปริมาณสูงจะทำให้โครงสร้าง β เพิ่มขึ้น การเรียงตัวเชื่อมต่อกันของโครงสร้าง β ทำให้เกิดการกัดกร่อนอันเนื่องจากการสูญเสียธาตุผสมเพราะ β มีปริมาณอะลูมิเนียมสูงส่งผลให้ความแข็งแรงของโครงสร้างลดลง จากการศึกษาพบว่าอะลูมิเนียมบรอนซ์ที่มีโครงสร้างเฟสเดียวคือโครงสร้าง α จะมีความต้านทานการกัดกร่อนอันเนื่องจากการสูญเสียธาตุผสม (อะลูมิเนียม) ดีกว่าโครงสร้างแบบผสม แต่โครงสร้างแบบเฟสเดียวมีความแข็งแรงต่ำจึงไม่เหมาะสมสำหรับใช้งานที่ต้องรับภาระสูง เช่น ใบจักรเรือ ดังนั้นจึงจำเป็นต้องควบคุมส่วนผสมของอะลูมิเนียมให้อยู่ในขอบเขตที่กำหนดเพื่อให้ได้โครงสร้าง α และโครงสร้าง β ในปริมาณที่เหมาะสม

การเปลี่ยนแปลงโครงสร้างทางจุลภาคของอะลูมิเนียมบรอนซ์มีความซับซ้อน เมื่อน้ำโลหะเย็นตัวจะเกิดโครงสร้าง α และโครงสร้าง β เมื่ออุณหภูมิลดลงโครงสร้าง β จะเกิดปฏิกิริยาอุเทคตอยด์โดยโครงสร้าง β จะเปลี่ยนเป็นโครงสร้าง α และ γ_2 (Cu_9Al_4) โครงสร้างแบบผสมของโครงสร้าง α และโครงสร้าง β ทำให้อะลูมิเนียมบรอนซ์มีความแข็งแรงเพิ่มขึ้น ดังนั้นจึงต้องเติมธาตุผสมเพื่อยับยั้งการเกิดปฏิกิริยาอุเทคตอยด์ของ

โครงสร้าง β เป็นผลให้มีโครงสร้าง β เพิ่มขึ้น ธาตุเหล่านี้ได้แก่ แมงกานีส เหล็ก และนิกเกิล การยับยั้งการเกิดปฏิกิริยาอุทกตอยด์ของโครงสร้าง β ยังช่วยลดการเกิดโครงสร้าง γ_2 ซึ่งเป็นโครงสร้างที่มีปริมาณอะลูมิเนียมอยู่สูงจึงเป็นโครงสร้างที่เกิดการกัดกร่อนอันเนื่องจากการสูญเสียธาตุอะลูมิเนียมได้ง่าย รูปที่ 1. [2] แสดงการเปรียบเทียบเฟสไดอะแกรมของอะลูมิเนียมบรอนซ์กับ นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ นอกจากนี้เหล็กและนิกเกิล ทำให้เกิดโครงสร้าง K ซึ่งจะแทรกตัวอยู่ทั่วโครงสร้างของอะลูมิเนียมบรอนซ์ทำให้ความแข็งแรงของ อะลูมิเนียมบรอนซ์เพิ่มขึ้น รายละเอียดโครงสร้างต่างๆ ของนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์มีดังนี้

(2.1) โครงสร้าง α จะเริ่มเกิดในช่วงอุณหภูมิประมาณ 1030 °C โดยเป็นโครงสร้างแบบ fcc (Face-centered cubic) ซึ่งมีทองแดงเป็นส่วนประกอบหลัก (Copper rich phase) และมีส่วนผสมของอะลูมิเนียม เหล็ก นิกเกิล และแมงกานีส จำนวนเล็กน้อย ส่วนผสมของโครงสร้าง α ค่อยข้างคงที่ยกเว้นเหล็ก เมื่ออุณหภูมิลดลงต่ำกว่า 850 °C เหล็กจะเกิดการตกผลึก (precipitate) เป็นโครงสร้าง K_{IV} เมื่อขึ้นงานเย็นตัว โครงสร้าง α ช่วยเพิ่มเหนียวให้กับชิ้นงาน

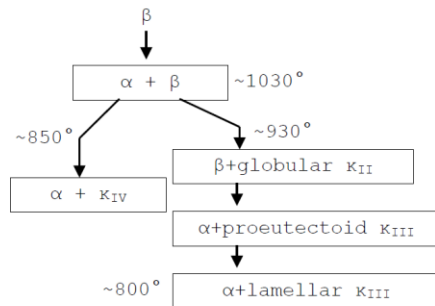
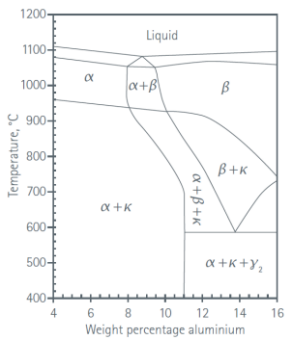
(2.2) โครงสร้าง β จะเริ่มเกิดในช่วงอุณหภูมิประมาณ 1030 °C โดยเป็นโครงสร้างแบบ bcc (Body-centered cubic) โครงสร้าง β มีส่วนผสมของอะลูมิเนียมมากกว่าของโครงสร้าง α เมื่ออุณหภูมิลดลงต่ำกว่า 930 °C โครงสร้าง β จะสลายตัวเป็น α , K_{II} , และ K_{III}

(2.3) โครงสร้าง retained β หรือ มาเทนไซด์ β คือโครงสร้าง β ที่ไม่สามารถสลายตัวเป็นโครงสร้าง α , K_{II} , และ K_{III} ได้ทันเนื่องจากอุณหภูมิลดต่ำลง retained β จะมีโครงสร้างแบบ hcp (Closed-packed hexagonal)

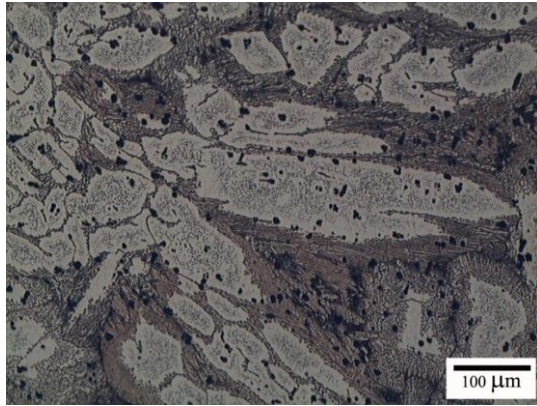
(2.4) โครงสร้าง γ (Cu_9Al_4) มีอะลูมิเนียมเป็นส่วนประกอบ 15.6% จึงเป็นโครงสร้างที่มีโอกาสก่อตัวได้ง่ายเนื่องจากมีอะลูมิเนียมอยู่สูง

(2.5) โครงสร้าง **K** ที่มีอะลูมิเนียมในปริมาณสูง ในช่วงส่วนผสมของ อะลูมิเนียม 8-11 % ที่สามารถลดการเกิดโครงสร้างระหว่างอะลูมิเนียมและ ทองแดงในรูปของแกมมา (Cu_9Al_4 หรือ γ_2) ซึ่งเป็นผลมาจากการเปลี่ยน โครงสร้างของ β ไปเป็นโครงสร้างยูเทคตอยด์ของ α และ γ_2 ที่จะก่อให้เกิด การก่อตัวและการสูญเสียสมบัติทางกลอย่างรวดเร็ว [3]

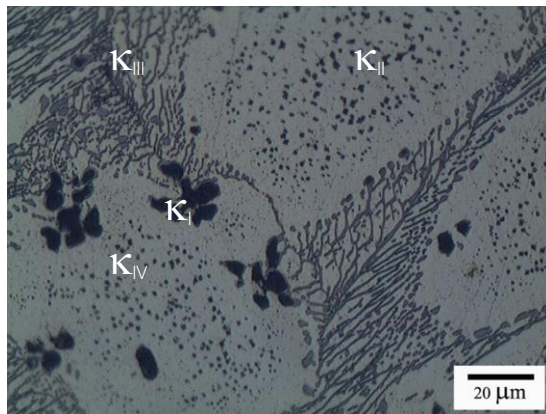
โครงสร้าง **K** ที่เกิดขึ้นในนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์สามารถเกิดได้ใน หลายรูปแบบ ดังนี้ โครงสร้าง K_I มีลักษณะคล้ายรูปดอกกุหลาบ (Rosette) โครงสร้าง K_{II} มีลักษณะเป็นเม็ดกลม (Globular) โครงสร้าง K_{III} มีลักษณะ เป็นแถบ (Lamellar) และโครงสร้าง K_{IV} มีลักษณะเป็นเม็ดกลมขนาดเล็ก (Fine Precipitate) รูปที่ 2. โดยโครงสร้างแคปป์ซันิตต่าง ๆ จะขึ้นอยู่กับ ส่วนผสมทางเคมีที่มีองค์ประกอบหลักของ เหล็ก นิกเกิล และทองแดง ที่ ต่างกัน โดยตารางที่ 3. แสดงส่วนผสมทางเคมีของโครงสร้างต่าง ๆ ของ นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์



รูปที่ 1. เฟสไดอะแกรมของ นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ ที่มีส่วนผสมของ นิกเกิล 5% และ เหล็ก 5% [2]



(a)



(b)

รูปที่ 2. โครงสร้างทางจุลภาคของนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ (a) ที่กำลังขยายสูง และ (b) โครงสร้างทางจุลภาคของตัวอย่างใบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ ประกอบด้วยโครงสร้าง α เป็นโครงสร้างพื้น และโครงสร้างของ K ชนิดต่าง ๆ โดยโครงสร้าง K_I มีลักษณะคล้ายรูปดอกกุหลาบ (Rosette) โครงสร้าง K_{II} มีลักษณะเป็นเม็ดกลม (Globular) โครงสร้าง K_{III} มีลักษณะเป็นแถบ (Lamellar) และโครงสร้าง K_{IV} มีลักษณะเป็นเม็ดกลมขนาดเล็ก (Fine Precipitate) [4]

ตารางที่ 3. ส่วนผสมทางเคมีของโครงสร้างต่าง ๆ ของ นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ จากการศึกษารายละเอียด

(a) Weily-Couly และ Arnaud [6]

โครงสร้าง	
K_I	69% Fe, 13% Cu, 13% Ni และ 6% Al
K_{II} และ K_{III}	26-43% Fe, 13-20% Cu, 23-24% Ni และ 18-20% Al
K_{IV}	-

(b) Culpan และ Rose [7]

โครงสร้าง	Al	Mn	Fe	Ni	Cu
α	8.3±1.7	1.4±0.1	2.7±2.0	2.5±1.4	85.4±4.0
Retained	8.7	1.0	1.6	3.5	85.2
β					
K_I	13.0±5.0	2.0±0.4	55.0±7.0	15.0±3.0	15.0±5.0
K_{II}	19.0±3.0	2.2±0.6	32.0±3.0	27.0±4.0	21.0±5.0
K_{III}	18.0±6.0	2.0±0.3	22.0±0.7	32.0±2.0	26.0±4.0
K_{IV}	20.0±3.0	1.5±0.3	62.0±4.0	4.0±1.0	13.0±1.0

2. อิทธิพลของส่วนผสมทางเคมีของนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์

รายละเอียดของอิทธิพลของธาตุผสมมีดังนี้

(1) อะลูมิเนียม

อะลูมิเนียมเป็นส่วนผสมหลักเพื่อเพิ่มความแข็งแรงโดยควบคุมการเกิดโครงสร้างทางจุลภาคของอะลูมิเนียมบรอนซ์ สำหรับนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ การเติมอะลูมิเนียมน้อยกว่า 6% ทำให้เกิดโครงสร้างแบบเฟสเดียวคือโครงสร้าง α ซึ่งมีความแข็งแรงและความแข็งต่ำ แต่สามารถยืดตัวได้ดี โดย

อะลูมิเนียมบรอนซ์บางเกรดสามารถยึดตัวได้มากถึง 75% เมื่อเติมอะลูมิเนียมระหว่าง 6-10% จะทำให้ความแข็งแรงและความแข็งเพิ่มขึ้น แต่ความสามารถในการยึดตัวลดลง เมื่อเติมอะลูมิเนียมมากกว่า 10% จะทำให้ได้โครงสร้าง β เพิ่มขึ้นส่งผลให้ความแข็งแรงลดลงแต่ความแข็งเพิ่มขึ้น ชิ้นงานจึงเปราะและแตกหักได้ง่าย อะลูมิเนียมจะมีผลต่อสมบัติทางกลมากกว่าเหล็กและนิกเกิล เพื่อให้ได้ชิ้นงานที่มีสมบัติทางกลดี มีความเหนียว และสามารถต้านทานการเกิดการกัดกร่อนได้ การควบคุมส่วนผสมของอะลูมิเนียมให้อยู่ในขอบเขตที่กำหนดจึงมีความสำคัญ ตัวอย่างเช่น โลหะทองแดงผสมที่มีอะลูมิเนียม เหล็ก และ นิกเกิล เป็นส่วนผสม ต้องควบคุมส่วนผสมของอะลูมิเนียมให้อยู่ในช่วง 8-9% [1]

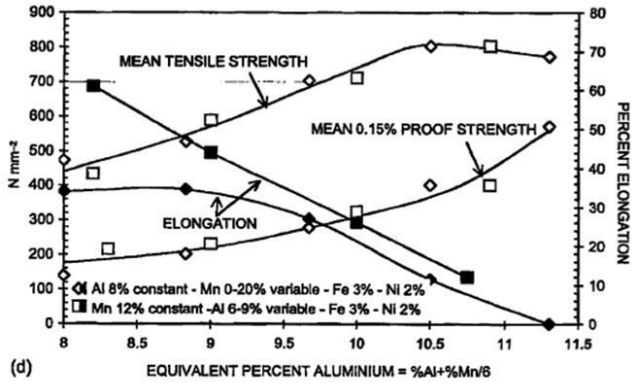
สำหรับสมบัติด้านความต้านทานต่อความล้าซึ่งจำเป็นต้องนำมาพิจารณาสำหรับชิ้นงานที่ต้องรับภาระแบบ cyclic load เช่น ใบจักร การเพิ่มปริมาณอะลูมิเนียมในอะลูมิเนียมบรอนซ์ จะทำให้ความต้านทานต่อการเกิดความล้าเพิ่มสูงขึ้นด้วย ในขณะที่ความต้านทานต่อแรงกระแทกไม่แปรผันตามปริมาณอะลูมิเนียม โดยความต้านทานต่อแรงกระแทกของอะลูมิเนียมบรอนซ์อยู่ระหว่าง 70-95 จูล [1]

(2) แมงกานีส

นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์จะมีส่วนผสมของแมงกานีสไม่เกิน 2% ส่วนอะลูมิเนียมบรอนซ์ที่ผสมแมงกานีสสูงเรียกว่า แมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์ แมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์ซึ่งเติมแมงกานีส 8-15% นิยมใช้ทำใบจักรเรือขนาดใหญ่เนื่องจากความแข็งแรงสูงและการเติมแมงกานีสในปริมาณสูงส่งผลดีต่อสมบัติทางกลเช่นเดียวกับอะลูมิเนียม นอกจากนี้การเติมแมงกานีสยังช่วยป้องกันการเกิดออกไซด์ของทองแดง (Deoxidize) ก่อนเติมอะลูมิเนียม ซึ่งจะช่วยให้น้ำโลหะไหลได้ดีขึ้น สามารถเติมเต็มทุกส่วนของชิ้นงานโดยเฉพาะส่วนบาง

แมงกานีสเป็นธาตุซึ่งสนับสนุนให้เกิดโครงสร้าง β (β Stabilizer) จึงทำให้ปริมาณโครงสร้าง β เพิ่มขึ้นส่งผลให้ความแข็งแรงของชิ้นงานเพิ่มขึ้น และป้องกันการสลายตัวของโครงสร้าง β เป็นโครงสร้าง α และโครงสร้าง γ_2 ซึ่งโครงสร้าง γ_2 เป็นโครงสร้างที่จะเกิดการสูญเสียธาตุอะลูมิเนียม การเติมแมงกานีสในแมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์ต้องเติมอย่างน้อย 6% จึงจะทำให้เกิดโครงสร้าง α และ β ที่อัตราการเย็นตัวปกติ

P.J. Macken และ A.A. Smith [8] ศึกษาอิทธิพลของแมงกานีสในแมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์โดยศึกษาสมบัติทางกลของชิ้นงานที่มีส่วนผสมของอะลูมิเนียมต่างกันแต่มีส่วนผสมของแมงกานีสคงที่ 12% เปรียบเทียบกับสมบัติทางกลของชิ้นงานที่มีส่วนผสมของอะลูมิเนียมคงที่ 8% แต่มีส่วนผสมของแมงกานีสแตกต่างกัน ผลการศึกษาสมบัติทางกล ซึ่งได้แก่ ความเค้นแรงดึง (Tensile strength) ความเค้นแรงดึงพิสูจน์ (Proof strength) และ ระยะเวลายืด (Elongation) ของการทดลองทั้งสองชุดเป็นไปในแนวเดียวกัน ดังนั้น P.J. Macken และ A.A. Smith จึงสรุปว่า การเติมแมงกานีส 6% ให้ผลต่อสมบัติทางกล เทียบเท่าอะลูมิเนียม 1% (รูปที่ 3.) ดังนั้นการพิจารณาสมบัติทางกลของแมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์จึงสามารถพิจารณาจากค่าอะลูมิเนียมสมมูล (Equivalent percent aluminum) ซึ่งเป็นารรวมส่วนผสมของอะลูมิเนียมและแมงกานีสเข้าด้วยกันในสัดส่วน $\%Al + (\%Mn/6)$



รูปที่ 3. ความเค้นแรงดึงและความเค้นแรงดึงพิสูจน์ของแมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์ซึ่งมีส่วนผสมทางเคมี 1. Al 8%-Mn 0-20%-Fe 3%-Ni 2% 2. Mn 12%-Al 6-9%-Fe 3%-Ni 2% [8]

Edward และ Whittaker [9] ศึกษาอิทธิพลของโลหะผสมที่มีแมงกานีสผสม 6-8% และ 11-14% ผลการศึกษาได้กำหนดช่วงวิกฤตของส่วนผสมของอะลูมิเนียมและแมงกานีส ถ้าสามารถควบคุมส่วนผสมของอะลูมิเนียมและแมงกานีสให้อยู่ในช่วงวิกฤตนี้ได้จะทำให้สมบัติทางกลที่ดีที่สุด ตารางที่ 4. แสดงช่วงวิกฤตของส่วนผสมของแมงกานีสซึ่งสัมพันธ์กับส่วนผสมของอะลูมิเนียม

ตารางที่ 4. ความสัมพันธ์ระหว่างแมงกานีสกับส่วนผสมของอะลูมิเนียมสำหรับแมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์ ซึ่งทำให้แมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์มีสมบัติทางกลดี

Al Content %	Critical Mn Range %
7.0	16.5-24.0
7.5	13.5-20.0
8.0	10.5-16.0
8.5	8.0-12.0
9.0	6.0-8.0
9.5	4.0-4.0
10.0	2.0-0

(3) เหล็ก

เหล็กช่วยปรับขนาดเกรนของอะลูมิเนียมบรอนซ์ให้มีขนาดเล็กลง (Grain Refinement) ซึ่งช่วยปรับปรุงสมบัติทางกลโดยเพิ่มความแข็งแรงและความแข็งแต่ทำให้ความเหนียวลดลง โครงสร้างเกรนขนาดเล็กก็ทำให้ความสามารถในการรับแรงกระแทก (Toughness) ของอะลูมิเนียมบรอนซ์เพิ่มขึ้นด้วย อย่างไรก็ตามการเติมเหล็กเพื่อปรับสภาพเกรนของอะลูมิเนียมบรอนซ์สามารถเติมได้สูงสุด 2.5-3.0% หากเติมเหล็กมากกว่านี้จะไม่ส่งผลกระทบต่อสมบัติทางกลและการกัดกร่อน

(4) นิกเกิล

นิกเกิลส่งผลกระทบต่ออะลูมิเนียมบรอนซ์ในลักษณะเดียวกันกับแมงกานีสโดยเป็นธาตุซึ่งสนับสนุนให้เกิดโครงสร้าง β (β Stabilizer) และยับยั้งการเกิดโครงสร้าง γ_2 โดยถ้าเติมนิกเกิลเพียง 2% ก็สามารถยับยั้งการสลายตัวของโครงสร้าง β ไปเป็นโครงสร้าง α และโครงสร้าง γ_2 ได้แม้ว่าน้ำโลหะจะเย็นตัวช้า นอกจากนี้นิกเกิลยังรวมตัวกับเหล็กเกิดเป็นโครงสร้าง K ในอะลูมิเนียมบรอนซ์ซึ่งมีโครงสร้างแบบเดียวกับ β โครงสร้าง K จะกระจายตัวทั่วโครงสร้างของอะลูมิเนียมบรอนซ์และช่วยเพิ่มความแข็งแรง ขนาดของโครงสร้าง K สามารถควบคุมได้โดยควบคุมการเย็นตัวโดยถ้าอะลูมิเนียมบรอนซ์เย็นตัวช้าจะได้โครงสร้าง K ขนาดใหญ่ [10]

การเติมนิกเกิลน้อยกว่า 1% จะทำให้ความเค้นแรงดึงพิสูจน์ลดลง แต่ไม่ควรเกิน 2% เพราะจะทำให้ความเหนียวลดลง อย่างไรก็ตามการเติมนิกเกิลมากกว่า 2% สามารถทำได้ในกรณีที่ต้องการใช้ชิ้นงานมีความต้านทานการคืบ (Creep resistance) เพิ่มขึ้น

เนื่องด้วยนิกเกิลและเหล็กส่งผลต่อสมบัติทางกล ดังนั้นจึงมีการศึกษาผลกระทบของการเติมนิกเกิลและเหล็กในสัดส่วนที่แตกต่างกัน โดย Sarkar

และ Bates [11] ศึกษาพบว่า การเติมนิกเกิลและเหล็กในสัดส่วนต่ำๆ ช่วยเพิ่มความต้านทานแรงกระแทก Thomson [12] พบว่าการเติมนิกเกิลและเหล็กในสัดส่วน 6 ต่อ 3 เมื่อทำให้เย็นตัวช้า จะทำให้สมบัติทางกลทั้งหมดลดลงซึ่งรวมทั้งความต้านทานต่อแรงกระแทกด้วย แต่ถ้าเติมนิกเกิลและเหล็กในสัดส่วน 3 ต่อ 5 เมื่อทำให้เย็นตัวช้า จะทำให้ความเค้นแรงดึงและความต้านแรงกระแทกได้รับผลกระทบเพียงเล็กน้อย

(5) สารมลทิน (Impurities)

สังกะสีเป็นธาตุมลทินซึ่งมักตรวจพบในอะลูมิเนียมในปริมาณไม่เกิน 1% ซึ่งสังกะสีจะไม่ส่งผลเสียต่อสมบัติทางกลหรือการกัดกร่อน ยกเว้นมีการเจือปนในปริมาณสูง

ฟอสฟอรัสเป็นธาตุมลทินที่เจือปนในอะลูมิเนียมบรอนซ์แล้วจะส่งผลเสียต่อสมบัติทางกลอย่างร้ายแรง ดังนั้นต้องควบคุมส่วนผสมของอะลูมิเนียมบรอนซ์ให้มีฟอสฟอรัสเกิน 0.08% [13]

3. การหล่อนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์

(1) วิธีการหลอนนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์

การหลอนนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ขนาดเล็กนิยมใช้เตาเป่า (Crucible furnace) ซึ่งใช้เชื้อเพลิงน้ำมันเตาหรือแก๊ส ส่วนชิ้นงานขนาดใหญ่ นิยมใช้เตาหลอมเหนี่ยวนำ (Induction Furnace) เนื่องจากสามารถหลอมได้เร็วกว่า ในขณะที่ทำการหลอมจะต้องระวังออกไซด์ฟิล์มซึ่งจะเกิดที่ผิวหน้าของน้ำโลหะ ถ้าออกไซด์ฟิล์มแตกอาจจะทำให้ตะกรัน (dross) แทรกตัวเข้าไปในน้ำโลหะ และเป็นสาเหตุให้สมบัติทางกลของชิ้นงานลดลง [8]

นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ประกอบด้วยส่วนผสมหลายชนิดซึ่งมีจุดหลอมเหลวแตกต่างกัน เมื่อนำส่วนผสมทั้งหมดมาหลอมรวมกันจึงทำให้ส่วนผสมบางอย่างเกิดการสูญเสีย การควบคุมส่วนผสมทั้งหมดให้ถูกต้องตาม

มาตรฐานในการหลอมครั้งเดียวจึงเป็นเรื่องยาก ดังนั้นการหลอมนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์จึงนิยมใช้การหลอมสองครั้ง ครั้งแรกหลอมส่วนผสมทั้งหมดให้เป็นอินก๊อตก่อน (Pre-ingoting) จากนั้นตรวจสอบส่วนผสมซึ่งทำให้ทราบว่าส่วนผสมของธาตุใดขาดหรือเกิน จากนั้นนำอินก๊อตมาหลอมครั้งที่สองโดยจะปรับแต่งส่วนผสมโลหะให้ถูกต้องในการหลอมครั้งที่สอง โลหะที่นำมาหลอมเป็นส่วนผสมของนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์สามารถใช้โลหะบริสุทธิ์ซึ่งต้องมีความบริสุทธิ์ไม่ต่ำกว่า 99% หรือใช้โลหะผสม (master alloying) ซึ่งการใช้โลหะผสมจะสามารถหลอมได้เร็วกว่าเนื่องจากจุดหลอมเหลวต่ำ ตัวอย่างโลหะผสม เช่น Cu30Ni, Cu30Mn, และ Cu30Fe เป็นต้น การหลอมครั้งแรกอาจจะหลอมอินก๊อตในเตาเหนี่ยวนำเพื่อให้สามารถหลอมได้รวดเร็วแต่เตาเหนี่ยวนำจะทำให้เกิดการกวนน้ำโลหะ จึงมีโอกาที่ออกไซด์ฟิล์มจะแตก จากนั้นนำอินก๊อตมาหลอมครั้งที่สองในเตาเผา ซึ่งอินก๊อตจะมีจุดหลอมเหลวต่ำกว่าโลหะบริสุทธิ์จึงหลอมได้ง่ายและไม่เกิดการกวนน้ำโลหะ รายละเอียดเกี่ยวกับการหลอมอินก๊อต (Pre-ingoting) และการหลอมโดยใช้โลหะผสม (master alloying) มีดังนี้

การหลอมอินก๊อต (Pre-ingoting) จะหลอมทองแดง 90% ของปริมาณทองแดงทั้งหมด ร่วมกับเหล็กและนิกเกิล โดยใช้ถ่านคลุมผิว เมื่อถ่านได้รับความร้อนจะปล่อยก๊าซคาร์บอนไดออกไซด์ซึ่งช่วยไล่ก๊าซออกซิเจน (Oxidizing atmosphere) อุดหนุนที่ใช้ในการหลอมประมาณ 1,300 องศาเซลเซียส เมื่อส่วนผสมทั้งหมดละลายเข้าด้วยกันแล้วเติมทองแดงอีก 10% ที่เหลือ ซึ่งจะทำให้อุณหภูมิการหลอมลดลง จากนั้นเอาถ่านที่หุ้มผิวน้ำโลหะออก แล้วเติมอะลูมิเนียมซึ่งเมื่อเติมอะลูมิเนียมอุณหภูมิของน้ำโลหะจะสูงขึ้น และเกิดออกไซด์ฟิล์มที่ผิวน้ำโลหะซึ่งมีโอกาสที่ตะกรันจะแทรกตัวเข้าไปในน้ำโลหะ ดังนั้นจึงต้องเติมฟลักซ์เพื่อกำจัดตะกรันในน้ำโลหะซึ่งจะทำให้ น้ำโลหะสะอาด จากนั้นเทน้ำโลหะลงในแบบอินก๊อต

การหลอมโดยใช้โลหะผสม (master alloying) จะหลอมทองแดงทั้งหมดร่วมกับโลหะผสม CuFe, CuMn และ CuNi โดยใช้ถ่านคลุมผิวเพื่อสร้างบรรยากาศคาร์บอนมอนอกไซด์เช่นเดียวกับการหลอมอินก๊อต อุดมภูมิในการหลอมประมาณ 1,200 องศาเซลเซียส เนื่องจากโลหะผสมมีจุดหลอมเหลวต่ำกว่าโลหะบริสุทธิ์ จากนั้นเอาถ่านที่หลุมผิวหน้าน้ำโลหะออกแล้วเติมโลหะผสม CuAl จากนั้นใช้ก๊าซไนโตรเจนกวนน้ำโลหะเพื่อไล่แก๊สที่เจือปนในน้ำโลหะและทำให้ส่วนผสมทั้งหมดละลายเข้าด้วยกัน

นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์เป็นโลหะทองแดงผสมที่หล่อยากกว่า gunmetal และ ฟอสฟอรัสบรอนซ์ เนื่องจากมีปริมาณอะลูมิเนียมผสมอยู่มากจึงเกิดออกไซด์ของอะลูมิเนียมคลุมที่ผิวหน้าของน้ำโลหะ ซึ่งอาจจะจับตัวกันเป็นตะกรัน ดังนั้นในการเทน้ำโลหะลงสู่แบบจะต้องระวังไม่ให้เกิดการไหลแบบปั่นป่วนเพื่อป้องกันไม่ให้ตะกรันติดเข้าไปในน้ำโลหะ นอกจากนี้นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์จัดอยู่ในกลุ่มโลหะทองแดงผสมที่มีช่วงการเย็นตัวแคบซึ่งมีลักษณะการเย็นตัวคล้ายกับของโลหะบริสุทธิ์ อุดมภูมิของนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ในขณะหลอมเหลวอาจจะมากกว่าในขณะแข็งตัวเพียง 10 องศาเซลเซียส น้ำโลหะจะเย็นตัวจากด้านบนเข้าสู่ด้านในโดยจะเรียงตัวกันเป็นชั้น ข้อดีคือถ้าน้ำโลหะถูกจ่ายเต็มระบบจะทำให้ได้ชิ้นงานที่มีความหนาแน่นใกล้เคียงกับความหนาแน่นทางทฤษฎี แต่ถ้าออกแบบระบบการจ่ายน้ำโลหะไม่ดีชิ้นงานจะมีการหดตัวมากจนทำให้เกิดโพรงในชิ้นงาน

(2) การออกแบบระบบจ่ายน้ำโลหะสำหรับนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์

(2.1) ส่วนประกอบของระบบจ่ายน้ำโลหะ

การหล่อโลหะจำเป็นต้องมีระบบจ่ายน้ำโลหะเพื่อจ่ายน้ำโลหะเข้าสู่ชิ้นงาน ซึ่งจะเติมน้ำโลหะและควบคุมความเร็วการไหลของน้ำโลหะที่จะไหลเข้าสู่ชิ้นงานทำให้ได้ชิ้นงานที่มีความสมบูรณ์ โดยจะตัดระบบจ่ายน้ำโลหะออกภายหลัง ระบบจ่ายน้ำโลหะประกอบด้วยส่วนประกอบที่สำคัญได้แก่ อ่างเท รู เท รูวัง และรูเข้า เพื่อผลิตชิ้นงานหล่อที่มีสมบัติตามที่ต้องการ ดังนั้น

จำเป็นต้องออกแบบระบบจ่ายน้ำโลหะอย่างรอบคอบเพื่อให้น้ำโลหะที่จะไหลเข้าสู่แบบหล่อมีลักษณะดังนี้ [14]

- สะอาดปราศจากสิ่งสกปรกที่ติดมากับน้ำโลหะ
- กระจายน้ำโลหะเข้าสู่แบบหล่ออย่างราบเรียบปราศจากการไหลวน
- กระจายส่วนผสมทางเคมีของน้ำโลหะได้อย่างสม่ำเสมอ
- น้ำโลหะจะต้องไหลได้สะดวกโดยไม่กระทบหรือชนกับสิ่งใดๆ ในโพรงแบบหล่อ

อ่างเท

อ่างเทถูกติดตั้งบริเวณด้านบนของรูเท โดยวางตำแหน่งของรูเทไว้บริเวณขอบด้านหนึ่งของอ่างเท เมื่อเทน้ำโลหะเข้าบริเวณอ่างเท น้ำโลหะจะไหลจากอ่างเทเข้าสู่บริเวณรูเทจึงช่วยหลีกเลี่ยงหรือลดการจับอากาศของน้ำโลหะ ซึ่งเกิดจากการเทน้ำโลหะเข้าโดยตรงที่รูเทแล้วเกิดการหมุนวนของน้ำโลหะ เนื่องจากน้ำโลหะส่วนแรกที่ไหลเข้าสู่รูเทมักจะประกอบด้วยสิ่งสกปรก เช่น ตะกรัน หรือออกไซด์ ซึ่งมักจะมีน้ำหนักหนาแน่นต่ำและลอยอยู่บนผิวหน้าของน้ำโลหะดังนั้นบริเวณอ่างเทควรมีที่กั้นเพื่อป้องกันไม่ให้สิ่งสกปรกบนเข้า กับน้ำโลหะ

รูเท (Spure)

หลังจากน้ำโลหะไหลจากอ่างเทจะไหลลงสู่รูเท ส่วนบนของรูเทซึ่งเปิดสู่บรรยากาศทำให้ความดันแต่ละจุดตลอดความสูงของลำของไหลจะมีค่าเท่ากับความดันบรรยากาศซึ่งจะทำให้ไม่เกิดการดูดซับก๊าซของน้ำโลหะในขณะเทน้ำโลหะไหลลงในรูเท รูเทจะทำเป็นทรงกระบอกซึ่งมีความลาดเอียง 2-7 องศา เพื่อความสะดวกในการทำแบบทรายของรูเท ความเร็วการไหลของน้ำโลหะที่บริเวณด้านล่างของรูเทสามารถคำนวณได้จากความสูงของรูเท

อัตราการไหลของน้ำโลหะที่บริเวณด้านล่างของรูจะถูกควบคุมโดยขนาดพื้นที่หน้าตัดของด้านล่างของรูเท ดังนั้นพื้นที่หน้าตัดของด้านล่างรูเทต่อพื้นที่หน้าด้านบนของรูเทควรอยู่ระหว่าง 2-4 เท่า เพื่อป้องกันการเพิ่มขึ้นของกำลังดันของน้ำโลหะ นอกจากนี้จะขยายขนาดบริเวณฐานของรูเททำให้ฐานของรูเทมีพื้นที่เพิ่มขึ้นเมื่อน้ำโลหะไหลลงมากกระทบฐานของรูเทความเร็วของน้ำโลหะจะลดลงและลดการไหลแบบปั่นป่วน

รูวิ่ง (Runner)

เมื่อน้ำโลหะไหลผ่านรูเทแล้วจะเข้าสู่รูวิ่งซึ่งเป็นส่วนที่ออกแบบไว้สำหรับดักจับสิ่งเจือปนที่อยู่ในน้ำโลหะอันได้แก่ ตะกรัน เม็ดทราย และสารประกอบออกไซด์ที่สามารถเจือปนมากับน้ำโลหะโดยเฉพาะโลหะทองแดง ผสมนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ซึ่งมีส่วนผสมของอะลูมิเนียมจึงมีโอกาสเกิดอะลูมิเนียมออกไซด์ ดังนั้นจึงมีความจำเป็นต้องกำจัดสิ่งเจือปนต่างๆ ออกจากน้ำโลหะก่อนที่จะสิ่งเจือปนเหล่านี้จะเข้าสู่ชิ้นงาน บริเวณรูวิ่งยังติดตั้งเซรามิกฟิวเตอร์เพื่อช่วยให้การกรองสิ่งสกปรกออกจากน้ำโลหะมีประสิทธิภาพมากขึ้น

รูเข้า (Gate)

เมื่อน้ำโลหะไหลผ่านรูวิ่งจะเข้าสู่รูเข้าแล้วเข้าสู่ชิ้นงาน โดยนิยมนวางตำแหน่งรูเข้าไว้บริเวณด้านล่างของชิ้นงาน สำหรับชิ้นงานใบจักรจะวางตำแหน่งของรูเข้าไว้บริเวณด้านล่างของดุมใบจักร น้ำโลหะส่วนแรกที่เข้าสู่ดุมใบจักรมีโอกาสที่จะไหลกระแทกกับดุมใบจักรและทำให้เกิดการไหลแบบปั่นป่วนและเกิดรูพรุนบริเวณดุม ใบจักรส่วนล่างดังนั้นบริเวณดุมใบจักรส่วนล่างที่ต่อกับรูเข้าจึงต้องเพิ่มความยาวของดุมใบจักรให้ยาวมากกว่าความยาวใบจักรจริงโดยจะตัดส่วนนี้ออกภายหลัง เนื่องจากน้ำโลหะจะไหลเข้าบริเวณด้านล่างของดุมใบจักรดังนั้นบริเวณด้านล่างของดุมใบจักรจะต้องเป็นส่วนที่แข็งตัวช้าที่สุด

ดังนั้นบริเวณด้านล่างของคัมไบจักรจะเคลือบผิวด้วยทรายโครไมต์ซึ่งจะให้ความร้อนแก่น้ำโลหะทำให้น้ำโลหะแข็งตัวช้า

รูสัน(Riser)

รูสันคือแอ่งกักสำรองน้ำโลหะในส่วนที่ไม่ใช่ชิ้นงาน น้ำโลหะในรูสันจะต้องแข็งตัวช้ากว่าน้ำโลหะในแบบหล่อ ทั้งนี้เพื่อให้น้ำโลหะจากรูสันสามารถไหลบ่อนเติมเข้าไปในแบบหล่อในระหว่างกระบวนการแข็งตัวของน้ำโลหะในแบบหล่อ รูสันจะถูกตัดออกจากชิ้นงานก่อนส่งมอบงาน ตำแหน่งของรูสันควรจะเป็นตำแหน่งที่น้ำโลหะชิ้นงานแข็งตัวช้าที่สุด รวมทั้งห่างจากรูเทมาก ๆ ดังนั้นรูสันสำหรับใบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์จะวางไว้บริเวณด้านบนของคัมไบจักรโดยขยายขนาดให้ส่วนฐานของรูสันให้ใหญ่กว่าคัมไบจักรเพื่อให้บริเวณนี้กลายเป็นจุดร้อน (Hot Point) ซึ่งช่วยให้น้ำโลหะจากรูสันสามารถไหลบ่อนเติมเข้าสู่โพรงแบบหล่อได้อย่างมีประสิทธิภาพและทำให้อุณหภูมิของรูสันแข็งตัวช้ากว่าชิ้นงาน นอกจากนี้ส่วนของรูสันที่สัมผัสกับคัมไบจักรจะทำเป็นคอคอดขนาดเล็กเรียกว่า คอรูสัน (Riser Neck) คอรูสันช่วยลดเวลาในการตัดรูสันออกจากชิ้นงานได้ นอกจากนี้ทรายหล่อส่วนที่ขึ้นรูปเป็นคอรูสันจะสัมผัสกับน้ำโลหะทั้งจากชิ้นงานและรูสันทำให้มีอุณหภูมิสูงกว่าทรายหล่อบริเวณอื่นๆ เนื่องจากทรายหล่อบริเวณนี้จะมีมวลน้อยมาก ทำให้น้ำโลหะจากรูสันสามารถไหลบ่อนเติมเข้าสู่ชิ้นงานได้ง่ายและดีกว่ารูสันแบบที่ไม่มีคอรูสัน รูสันของใบจักรจะเป็นรูสันแบบเปิดโดยส่วนบนของรูสันยื่นโผล่สูงเท่ากับผิวด้านบนของทรายหีบหล่อและเปิดสู่อากาศ ทำให้ด้านบนของรูสันได้รับแรงกดของบรรยากาศทำให้ผิวด้านบนของน้ำโลหะมีแรงดันเพิ่มขึ้น แต่การถ่ายเทความร้อนระหว่างอากาศกับน้ำโลหะที่บริเวณด้านบนของรูสันจะเกิดขึ้นอย่างรวดเร็วทำให้อุณหภูมิของรูสันแข็งตัวไวและไม่สามารถบ่อนเติมน้ำโลหะเข้าสู่ชิ้นงานได้ ดังนั้นบริเวณด้านบนของรูสันจะเติมผง Exothermic Powder เพื่อคลุมผิวหน้าของรูสันเพื่อช่วยเพิ่มความร้อนและทำให้อุณหภูมิของรูสันแข็งตัวช้า และเคลือบผิว

รู้นด้วยทรายโครไมต์ซึ่งจะให้ความร้อนแก่น้ำโลหะทำให้น้ำโลหะแข็งตัวช้า ประสิทธิภาพการบ่อนเติมน้ำโลหะของรู้นจะเพิ่มสูงขึ้น

(2.2) อัตราส่วนรูเท (Gating ratio)

เนื่องจากอัตราการไหลของน้ำโลหะจะถูกกำหนดโดยขนาดพื้นที่หน้าตัดของระบบจ่ายน้ำโลหะ ดังนั้นการที่จะทำให้การไหลของน้ำโลหะเข้าสู่แบบหล่อมีลักษณะราบเรียบและปราศจากสิ่งสกปรกเจือปน อัตราส่วนพื้นที่หน้าตัดของระบบที่เรียกว่า อัตราส่วนรูเท (Gating ratio) ซึ่งหมายถึง อัตราส่วนพื้นที่หน้าตัดของ รูเท:รูวิ่ง:รูเข้า จึงเป็นส่วนสำคัญที่ทำให้น้ำโลหะมีลักษณะดังกล่าว อัตราส่วนของ รูเท: รูวิ่ง: รูเข้า หรือ gating ratio สามารถแบ่งออกได้สองแบบคือ 1) ระบบเพิ่มความดัน 2) ระบบลดความดัน ทั้งสองระบบใช้กฎความต่อเนื่องของการไหล คืออัตราการไหลในทุกบริเวณในแบบหล่อมียค่าเท่ากัน ดังนั้นความเร็วในการไหลจึงแปรผกผันต่อขนาดของพื้นที่หน้าตัด ถ้าขนาดพื้นที่หน้าตัดทั้งหมดของรูเข้ามีขนาดเล็กกว่าพื้นที่หน้าตัดทั้งหมดของรูวิ่งความเร็วของน้ำโลหะที่รูเข้าจะเพิ่มขึ้น ซึ่งมีผลทำให้ความดันในรูวิ่งเพิ่มสูงขึ้น จึงเรียกระบบนี้ว่าระบบเพิ่มความดัน ระบบเพิ่มความดันจะทำให้ความเร็วการไหลของน้ำโลหะจากรูเข้าเข้าสู่แบบหล่อสูงขึ้น และมักทำให้เกิดการไหลวนของน้ำโลหะได้ง่าย ส่วนระบบไม่เพิ่มความดันคือน้ำโลหะจากรูเข้าจะไหลอย่างราบเรียบเข้าสู่แบบหล่อ เนื่องจากโลหะทองแดงผสมนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์มีโอกาสเกิดออกซิไดซ์ได้ง่ายเพราะมีส่วนผสมของอะลูมิเนียมดังนั้นในการหล่อโลหะทองแดงผสมนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ จึงเลือกใช้ระบบไม่เพิ่มความดัน โดยใช้อัตราส่วนของ รูเท: รูวิ่ง: รูเข้า คือ 1:4:4 [14]

(2.3) ลักษณะการออกแบบชิ้นงานหล่อที่ทำให้เกิดข้อบกพร่อง

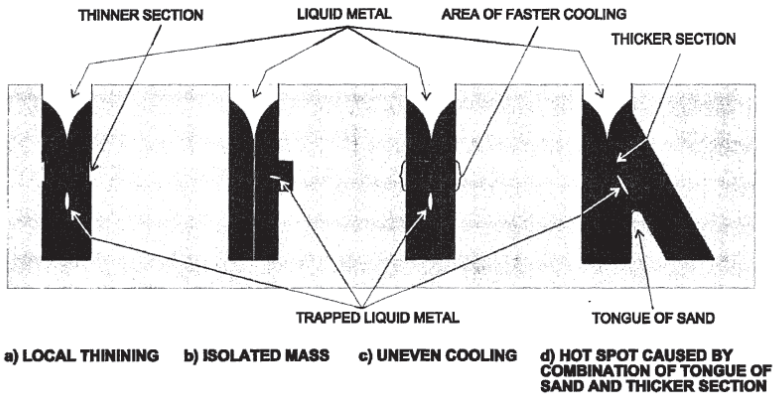
ในการออกแบบระบบจ่ายน้ำโลหะและแบบหล่อต้องระวังไม่ให้มีน้ำโลหะทั้งในระบบจ่ายน้ำโลหะและชิ้นงานแข็งตัวตัวก่อน ซึ่งส่วนที่แข็งตัวก่อนจะขัดขวางการป้อนเติมน้ำโลหะในชิ้นงาน ทำให้ชิ้นงานเกิดข้อบกพร่อง ลักษณะการออกแบบแบบหล่อดังต่อไปนี้มีความเสี่ยงต่อการเกิดข้อบกพร่องภายในชิ้นงาน [1]

(2.3.1) แบบหล่อมีบางส่วนที่บาง (Local thinning) ซึ่งทำให้ชิ้นงานส่วนนี้เย็นตัวไว และบริเวณส่วนหนาจะเย็นตัวช้ากว่า การเย็นตัวของชิ้นงานจึงไม่สม่ำเสมอและมีโอกาสที่ส่วนหนาจะเกิดโพรงหดตัว แนวทางการแก้ไขคือการเพิ่มเนื้อโลหะในบาง และทำการกลึงออกภายหลังจากชิ้นงานเย็นตัวแล้ว

(2.3.2) แบบหล่อมีชิ้นส่วนยื่นออกจากโครงสร้างหลัก (Isolated mass) ชิ้นงานส่วนที่ยื่นออกจากโครงสร้างหลัก เช่น ปีกใบจักรซึ่งยื่นออกจากดุมใบจักร ปีกใบจักรจึงเย็นตัวไวกว่าดุมใบจักร ซึ่งทำให้ดุมใบจักรมีความเสี่ยงที่เกิดโพรงหดตัว แนวทางการแก้ไขคือการใช้วัสดุเร่งการเย็นตัว (Chill) ต่อกับโครงสร้างหลัก ซึ่งจะช่วยให้บริเวณนี้เย็นตัวไว

(2.3.3) แบบหล่อทำด้วยวัสดุ เช่น ทราย ซึ่งมีความสามารถในการนำความร้อนแตกต่างกัน กรณีนี้เกิดขึ้นได้กรณีใช้ทรายทำแบบซึ่งต้องผสมส่วนผสมเพื่อให้ทรายอยู่ตัว เช่น โซเดียมซิลิเกต การผสมอาจจะไม่สม่ำเสมอทำให้ความสามารถในการนำความร้อนของทรายในแต่ละบริเวณไม่เท่ากัน

(2.3.4) จุดร้อน (Hot spot) ซึ่งเป็นส่วนที่เย็นตัวช้า ซึ่งอาจเกิดจากชิ้นงานมีความหนามาก หรือ มีทรายแบบยื่นเข้าไปใกล้ชิ้นงาน (Tongue of sand) แนวทางการแก้ไขคือการใช้วัสดุเร่งการเย็นตัว (Chill) ต่อกับชิ้นส่วนที่เป็นจุดร้อนเพื่อเร่งการเย็นตัว รูปที่ 4. แสดงลักษณะการออกแบบชิ้นงานหล่อที่ทำให้เกิดข้อบกพร่อง



รูปที่ 4. ลักษณะการออกแบบชิ้นงานหล่อที่ทำให้เกิดข้อบกพร่อง [1]

(2.4) การควบคุมการแข็งตัวของน้ำโลหะ

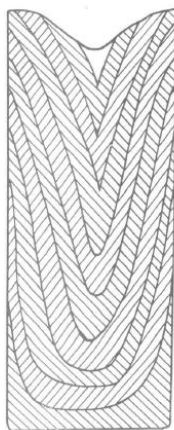
รูปแบบการแข็งตัวของน้ำโลหะทองแดงผสมแต่ละส่วนผสมทางเคมี จะแตกต่างกันไปอย่างกว้างขวาง การแบ่งโลหะทองแดงผสมแต่ละส่วนผสม ออกเป็นกลุ่มตามพฤติกรรมของการแข็งตัวของน้ำโลหะที่คล้ายคลึงกัน จะทำให้ ความสามารถควบคุมปริมาณรูพรุน รูปแบบรูพรุนที่เกิดขึ้น และทำให้สามารถ กำหนดเทคนิคที่จะทำให้น้ำโลหะสามารถไหลย้อนเติมเข้าสู่แบบหล่อได้ เพื่อให้สะดวกต่อการนำไปใช้ในการปฏิบัติ จะสามารถแบ่งโลหะทองแดงผสม ออกตามพฤติกรรมของการแข็งตัวของน้ำโลหะเป็น 2 กลุ่มคือ

กลุ่มที่ 1 คือทองแดงผสมชนิดแข็งตัวจากผิววนอกเข้าสู่ภายใน หรือ กลุ่มที่มีระยะการแข็งตัวสั้น เช่น นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ ซิลิกอนบรอนซ์ เป็นต้น เมื่อน้ำโลหะทองแดงผสมกลุ่มนี้ถูกเทลงในแบบหล่อทราย น้ำโลหะ ส่วนที่สัมผัสผนังแบบหล่อจะถ่ายความร้อนให้กับแบบหล่อทราย ทำให้ ทรายร้อนขึ้น ในขณะที่เดียวกันอุณหภูมิของน้ำโลหะที่สัมผัสผิวแบบหล่อจะ ลดลงต่ำกว่าอุณหภูมิแข็งตัวของน้ำโลหะ การแข็งตัวของน้ำโลหะจะเริ่มจาก การเกิดผลึกก้อนโลหะแข็งขนาดเล็กหรือ นิวเคลียส จำนวนมากบนผิวสัมผัส ผนังแบบหล่อ นิวเคลียสเหล่านี้จะถูกพอกโตขึ้นทั้งด้านข้างและยาวพุ่งลึกเข้า

ไปในน้ำโลหะใจกลางโพรงแบบหล่ออย่างรวดเร็ว การแข็งตัวของน้ำโลหะจะเรียงตัวเป็นชั้น เริ่มจากบริเวณส่วนบางซึ่งมีการถ่ายเทความร้อนได้เร็วไปสู่บริเวณส่วนหนาซึ่งมีการถ่ายเทความร้อนได้ช้า บริเวณใจกลางความหนาของชิ้นงานที่น้ำโลหะไม่สามารถป้อนเติมได้ จะแสดงให้เห็นโพรงหดตัวในศูนย์กลางความหนาของชิ้นงานที่เรียกว่า Centerline Shrinkage การยืดยาวของเดนไดรส์จะบรรจบกันในแนวศูนย์กลางของความหนาของชิ้นงานพอดีพร้อมกับปิดล้อมไม่ให้น้ำโลหะสามารถป้อนเติมเข้าสู่แนวศูนย์กลางความหนาชิ้นงานได้ เมื่อน้ำโลหะในบริเวณดังกล่าวแข็งตัวจะเกิดการหดตัวโดยไม่มีน้ำโลหะใหม่ไหลเข้ามาเติมจึงเกิดรูพรุนในลักษณะที่เป็นโพรงใหญ่ที่มีผิวค่อนข้างเรียบ (รูปที่ 5.)

กลุ่มที่ 2 คือ โลหะผสมที่มีการแข็งตัวในลักษณะ Mushy stage หรือกลุ่มที่มีช่วงการเย็นตัวยาว เช่น ทินบรอนซ์ เป็นต้น โลหะทองแดงผสมกลุ่มนี้จะมีพฤติกรรมการแข็งตัวในช่วงระหว่างอุณหภูมิที่เริ่มต้นการแข็งตัวและจุดสิ้นสุดการแข็งตัวห่างกันมากกว่า 50 องศาเซลเซียส เริ่มต้นการแข็งตัวโดยการที่มีก้อนผลึกโลหะเล็กๆ แขนงลอยในน้ำโลหะ สภาวะนี้น้ำโลหะจะยังคงมีความสามารถในการไหลดีมาก การพอกโตขึ้นของผลึกโลหะแข็งตัวแล้วจะทำให้ความหนาแน่นเพิ่มขึ้นและจมลงสู่ที่อยู่ต่ำลงไป ความสามารถในการไหลตัวของน้ำโลหะจะคงสภาพไว้ได้ตราบเท่าที่มวลของผลึกโลหะแข็งยังคงมีน้อยกว่า 70% ของปริมาตรโลหะรวมทั้งหมด ถ้าปริมาณผลึกโลหะแข็งเพิ่มมากกว่านี้น้ำโลหะจะมีสภาพข้นหนืด ในสภาวะที่โลหะมวลรวมประกอบด้วยน้ำโลหะและโลหะแข็งอยู่รวมกันเข้าใกล้จุดสิ้นสุดการแข็งตัวทีละน้อยๆ นี้โพรงหดตัวระหว่างเดนไดรส์ที่อยู่ด้านล่างจะถูกโลหะแข็งตัวตกลงไปอุดค้ำในโพรงดังกล่าวตลอดเวลา การอุดตันของผลึกแข็งดังกล่าวจะสามารถเติมเต็มโพรงหดตัวดังกล่าวได้ประมาณ 2/3 ของปริมาตรโพรงหดตัว โลหะทองแดงผสมกลุ่มนี้จะมีรูพรุนขนาดเล็กกระจายตัวอยู่ทั่วไปทั้งมวลของเนื้อโลหะ

เนื่องจากโลหะทองแดงผสมนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์จัดอยู่ในกลุ่มโลหะทองแดงผสมที่มีระยะการแข็งตัวสั้น ลักษณะการแข็งตัวคล้ายกับโลหะบริสุทธิ์ เมื่อแข็งตัวจะแข็งตัวเป็นชั้นๆ เริ่มจากบริเวณส่วนบางซึ่งมีการถ่ายเทความร้อนได้เร็วไปสู่บริเวณส่วนหนาซึ่งมีการถ่ายเทความร้อนได้ช้า บริเวณส่วนหนาที่เย็นตัวช้าจะเกิดโพรงหดตัว ดังนั้นการหล่อโลหะทองแดงผสมนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์จึงต้องใช้รูล้นขนาดใหญ่เพื่อช่วยป้อนเต็มน้ำโลหะกรณีใบจักรส่วนที่เย็นตัวช้าคือบริเวณคุมใบจักร ด้านบนของคุมใบจักรจึงต้องใช้รูล้นขนาดใหญ่



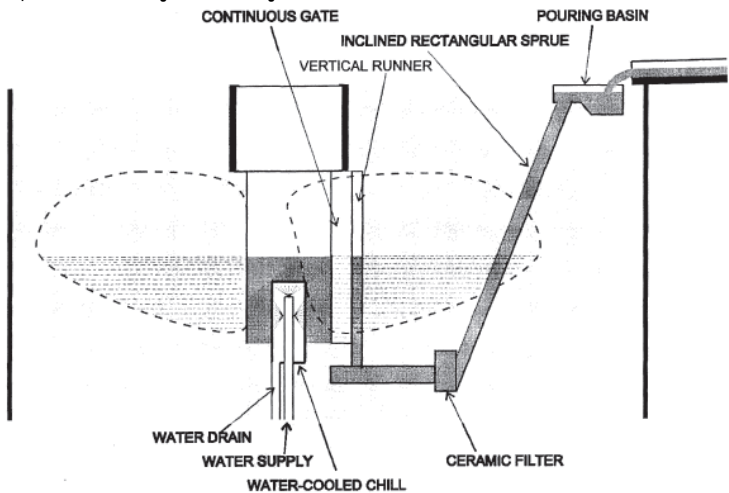
รูปที่ 5. ลักษณะการเย็นตัวของโลหะทองแดงผสมที่มีช่วงการเย็นตัวแคบ เช่น นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์

(2.5) การควบคุมการเย็นตัวของน้ำโลหะในทิศทางเดียว

(Directional Solidification)

การควบคุมการเย็นตัวสามารถทำได้ง่ายในการหล่อแบบ tilting process ซึ่งคือกระบวนการที่แบบหล่อถูกหมุนในขณะที่เทน้ำโลหะลงสู่แบบ แต่สำหรับการเทน้ำโลหะใน static mold ซึ่งคือกระบวนการที่แบบหล่ออยู่

กับการควบคุมการเย็นตัวทำได้ยากเนื่องจากการเย็นตัวเกิดทุกส่วนของแบบหล่อ และด้านล่างของแบบหล่อเป็นส่วนที่ร้อนที่สุดเนื่องจากเป็นส่วนที่ต่อกับรูเท ดังนั้นการเย็นตัวของน้ำโลหะจึงไม่สามารถเริ่มจากด้านล่างของแบบหล่อได้ เพราะฉะนั้นต้องใช้การออกแบบระบบจ่ายน้ำโลหะ Charles Meigh [1] ได้เสนอแนวคิดเพื่อให้การหล่อใบจักรแบบ static mold สามารถควบคุมการเย็นตัวในทางเดียวได้โดยใช้รูวิ่งในแนวตั้ง (Vertical runner) และรูเข้าแบบต่อเนื่อง (Continuous gate) ต่อเข้าตลอดความยาวของดุมใบจักร บริเวณด้านล่างของดุมใบจักรต่อกับท่อซึ่งระบายความร้อนด้วยน้ำ ทำให้ด้านล่างของดุมใบจักรเย็นตัวเร็วและทำให้เกิดการเย็นตัวในทางเดียวจากด้านล่างของดุมใบจักรขึ้นสู่ด้านบน รูปที่ 6.



รูปที่ 6. การหล่อใบจักรโดยใช้ static mold ซึ่งสามารถควบคุมการเย็นตัวในทางเดียว

การควบคุมการเย็นตัวให้เป็นแบบการเย็นตัวในทางเดียว (Directional Solidification) เริ่มจากด้านล่างของใบจักรขึ้นสู่ด้านบน แต่ระบบการป้อนเติมน้ำโลหะที่บริเวณด้านล่างของดุมใบจักรทำให้เกิดจุดร้อนบริเวณด้านล่างของใบจักรและไม่สามารถทำให้เกิดการเย็นตัวให้เป็นแบบการ

เย็นตัวในทางเดียวได้ ดังนั้นในงานวิจัยนี้จึงใช้รูเทจำนวน 2 รู รูเทแรกอยู่บริเวณด้านล่างของคุมไบจักรและรูเทที่สองอยู่บริเวณด้านบนของคุมไบจักร เมื่อเติมน้ำโลหะผ่านทางรูเทแรกจนระดับน้ำโลหะถึงด้านบนของคุมไบจักรจึงหยุดเติมน้ำโลหะจากรูเทแรกโดยเติมน้ำโลหะจากรูเทที่สองที่อยู่บริเวณด้านบนของคุมไบจักร ทำให้จุดร้อนย้ายมาอยู่บริเวณด้านบนของคุมไบจักร วิธีการนี้จะช่วยควบคุมการเย็นตัวของน้ำโลหะให้เป็นแบบการเย็นตัวในทางเดียว



(a)



(b)

รูปที่ 7. ไบจักรเรือ PCF ออกแบบให้ควบคุมการเย็นตัวในทางเดียว (a) รูเทแรกอยู่บริเวณด้านล่างของคุมไบจักร (b) รูเทที่สองอยู่บริเวณด้านบนของคุมไบจักร

4. กระบวนการทางความร้อนสำหรับนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์

อัตราเร็วในการเย็นตัวมีผลต่อโครงสร้างทางจุลภาคของนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ดังนี้

(1) ชีงงานเย็นตัวในอัตราเร็ว เช่น การขึ้นรูปโดยวิธีการฉีด (die casting) จะได้โครงสร้างแบบละเอียด ได้ชีงงานที่มีความเค้นแรงดึงและความเค้นแรงดึงพิสูจนสูง แต่การยึดตัวต่ำ โดยมีโครงสร้างของ retained β ซึ่งตกค้างอยู่จำนวนมาก โดยไม่สามารถเปลี่ยนเป็น α และ K_{III} ได้ทัน

(2) ชีงงานเย็นตัวในอัตราค่อนข้างช้า เช่น การหล่อในทราย จะมีโครงสร้าง retained β ซึ่งตกค้างอยู่จำนวนเล็กน้อย ซึ่งสามารถให้กระบวนการทางความร้อนในการสลายโครงสร้าง retained β ได้

(3) ชีงงานเย็นตัวในอัตราค่อนข้างช้ามาก เช่น การหล่อในทรายและชีงงานมีความหนามาก จะมีโอกาสเกิดโครงสร้าง γ_2 ซึ่งเป็นโครงสร้างที่เปราะและสามารถเกิดการกัดกร่อนได้ง่าย

กระบวนการทางความร้อนใช้เพื่อปรับปรุงสมบัติโครงสร้างของอะลูมิเนียมบรอนซ์ซึ่งจะช่วยให้ทั้งสมบัติทางกลอันได้แก่ ความแข็ง ความเหนียว ความเค้นแรงดึง ความต้านทานความล้า และความต้านทานการกัดกร่อนดีขึ้น นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์สามารถต้านทานการเกิดออกซิเดชันได้ดี โดยจะเกิดออกไซด์บางๆ ที่ผิวชีงงานเท่านั้น ดังนั้นในขั้นตอนการทำกรรมวิธีทางความร้อนจึงสามารถให้ความร้อนกับชีงงานในบรรยากาศปกติได้ กระบวนการทางความร้อนที่นิยมใช้สำหรับอะลูมิเนียมบรอนซ์มีดังนี้

(3.1) นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์อบที่อุณหภูมิ 675 °C เป็นเวลา 2-6 ชม. ขึ้นอยู่กับความหนาของชีงงาน แล้วทำให้เย็นตัวในอากาศ ทำให้เกิดการสลายโครงสร้าง β ที่ตกค้างจากการหล่อ (residual β phase) ซึ่งเป็นโครงสร้างมาเทนไซด์และเกิดการกัดกร่อน โดยโครงสร้าง β จะเปลี่ยนเป็น $\alpha+K_{III}$ ชีงงานจะมีความต้านทานการเกิดการกัดกร่อนและมีสมบัติทางกลดี

ขึ้น ถ้าอบที่อุณหภูมิต่ำกว่า 650°C จะไม่สามารถทำให้เกิดโครงสร้าง $\alpha+\text{K}_{\parallel}$ ได้ ตามมาตรฐาน MIL-B-24480A แนะนำให้อบชิ้นงานนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ที่อุณหภูมิ $675\pm 10^{\circ}\text{C}$ เป็นเวลาอย่างน้อย 6 ชม. จากนั้นทำให้เย็นตัวในอากาศ ยกเว้นกรณีใบจักรสามารถใช้งานได้โดยไม่ต้องทำการอบ เพื่อป้องกันใบจักรบิดตัว [15]

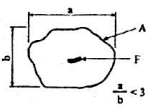
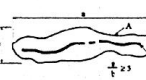
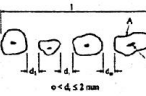
(3.2) นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์อบที่อุณหภูมิสูงกว่า 675°C เล็กน้อย แล้วทำให้เย็นตัวในอากาศ จะให้ผลเช่นเดียวกันกับการอบที่อุณหภูมิ 675°C เป็นเวลานานคือโครงสร้าง β จะเปลี่ยนเป็น $\alpha+\text{K}_{\parallel}$ แต่ถ้าอบที่อุณหภูมิสูง เช่น $820-850^{\circ}\text{C}$ จะเกิดโครงสร้าง β เพิ่มขึ้น ถ้าปล่อยให้ชิ้นงานเย็นตัวเร็ว

(3.3) การชุบแข็ง (Quenching) ที่อุณหภูมิ 950°C จากนั้นทำให้ชิ้นงานเย็นตัวอย่างรวดเร็วในน้ำหรือน้ำมัน ซึ่งอัตราการเย็นตัวจะเร็วกว่าการเย็นตัวในอากาศ แล้วทำเทมเปอร์ (Tempering) ที่อุณหภูมิ 400°C เป็นเวลา 2 ชม. จะช่วยเพิ่มความแข็งและความต้านทานการสึกกร่อน (Wear) และจะเกิดโครงสร้าง K ขนาดเล็กกระจายตัวอยู่ทั่วโครงสร้าง ทำให้ชิ้นงานสามารถต้านทานการกัดกร่อนได้ดี

5. การตรวจสอบนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์หลังการหล่อ

นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์จัดอยู่ในกลุ่ม CU3 ตามมาตรฐาน GL โดย GL กำหนดให้ตรวจสอบชิ้นงานโดยวิธีใช้สารแทรกซึมซึ่งวิธีการนี้เหมาะสำหรับการตรวจสอบรอยร้าวที่เปิดสู่ผิว โดยสารแทรกซึมจะซึมเข้าสู่รอยแตก หลังจากนั้นจะใช้น้ำยาดิวเวลอปเปอร์เพื่อดึงน้ำยาที่ซึมเข้าไปในรอยแตกให้ไหลออกมา บริเวณที่มีสารแทรกซึมไหลออกมาคือบริเวณที่มีรอยแตกร้าว การตรวจสอบโพรงหดตัวภายในชิ้นงานซึ่งไม่สามารถใช้สารแทรกซึมตรวจสอบได้ต้องใช้วิธีการถ่ายภาพรังสี (X-ray) หรือใช้คลื่นเสียงความถี่สูง (Ultrasonic)

แต่การถ่ายภาพรังสีสำหรับนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ทำได้ยากเนื่องจากเนื้อวัสดุสามารถดูดซับรังสีได้ดีกว่าเหล็ก ดังนั้นรังสีจึงไม่สามารถทะลุผ่านชิ้นงานที่หนาหลายๆ ได้ GL แนะนำให้ใช้รังสีเอ็กซ์เรย์ 300 kV สำหรับชิ้นงานที่มีความหนาไม่เกิน 50 มม. และ Co60 สำหรับชิ้นงานที่มีความหนาไม่เกิน 160 มม. ส่วนการตรวจสอบโดยใช้คลื่นรังสีความถี่สูงเหมาะสำหรับการตรวจสอบโพรงหดตัวที่อยู่ใกล้กับผิวของชิ้นงาน [16]

ข้อบกพร่อง	สมาคมของจัดชั้นหรือ GL ที่ กคค. นำมาใช้ (ต่อ 100 mm ² ของพื้นที่อันตราย)
1. รอยหมายแบบไม่เป็นเส้น (Non-linear or Rounded)	 <p>ขนาด a ต้องน้อยกว่า 4 มม. และจำนวนสูงสุดไม่เกิน 5 จุด</p>
2. รอยหมายแบบเป็นเส้น (Linear)	 <p>ขนาด a ต้องน้อยกว่า 3 มม. และจำนวนสูงสุดไม่เกิน 2 จุด</p>
3. รอยหมายหลายจุดเรียงตัวกัน (In-rows or Aligned)	 <p>ขนาด a ต้องน้อยกว่า 3 มม. และจำนวนสูงสุดไม่เกิน 2 จุด</p>
4. รอยหมายที่กระจายตัวกัน เป็นบริเวณกลม	ไม่ได้กำหนด
5. พื้นที่รวมทั้งหมดของ รอยหมาย	ไม่ได้กำหนด
6. จำนวนรอยหมายทุกชนิด รวมสูงสุด	7 จุด

รูปที่ 8. เกณฑ์การยอมรับของชิ้นงานไบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์ของกองทัพเรือ

6. ขั้นตอนการผลิตใบจักรนิกเกิลลูมิเนียมบรอนซ์

ขั้นตอนการทำไม้แบบใบจักร

การทำแบบใบจักร มีวัตถุประสงค์เพื่อจะใช้เป็นแบบฝังลงในแบบทรายเพื่อที่จะทำการหล่อเป็นชิ้นงาน ก่อนที่จะนำไปปรับแต่งหาศูนย์ใบจักร และนำไปติดตั้ง การสร้างกระสวนแบบ (Pattern) โดยกระสวนส่วนใหญ่จะสร้างขึ้นมาจากไม้ โลหะ โฟม พลาสติก ขี้ผึ้ง โดยการเลือกใช้ชนิดกระสวนนี้ขึ้นอยู่กับขนาดความซับซ้อนชิ้นงาน เหตุผลและความจำเป็น โดยจะต้องเผื่อขนาดให้ใหญ่กว่าชิ้นงานที่ออกแบบเพื่อเป็นการเผื่อการหดตัว (Shrinkage) ของโลหะ เผื่อการตกแต่งผิว (Machine finish allowance) เผื่อความลาดเอียง (Draft allowance) เผื่อการบิดตัว (Distortion) และเผื่อการคลอนแบบ

กระสวนจะถูกสร้างจากแบบหรือนำชิ้นงานมาสร้างแบบกระสวน โดยส่วนใหญ่ใบจักรจะไม่มีแบบ Drawing ที่สมบูรณ์ที่สามารถนำมาสร้างกระสวนได้ ดังนั้นจึงต้องนำใบจักรที่ผ่านการใช้งานแล้วมาสร้างกระสวน ซึ่งใบจักรที่ผ่านการใช้งานแล้วอาจมีการบิดตัวทำให้แต่ละปีกมีมุมพิทใบจักรที่แตกต่างกันได้ ซึ่งช่างไม้แบบจะต้องพิจารณาเลือกปีกใบจักรที่สมบูรณ์นำมาถอดแบบเพื่อสร้างกระสวน กระสวนใบจักรจะนิยมสร้างด้วยไม้สัก เพื่อให้มีความแข็งแรงทนทาน สามารถใช้งานได้หลายครั้ง โดยแบบกระสวนจะประกอบด้วยตุ้ม ใบจักรและปีกใบจักรจำนวน ๑ ปีก เมื่อนำไปกดแบบทำให้ชิ้นงานหล่อที่ได้มีมุมพิทใบจักรเท่ากัน

(1) ขั้นตอนที่สำคัญในการสร้างกระสวนใบจักร

กระสวนงานหล่อ (Patterns) คือ แม่แบบ ต้นแบบ หรือหุ่นจำลองที่จะทำให้แบบหล่อเกิดเป็นโพรงทำให้ได้ขนาดและรูปร่างที่ต้องการหล่อออกมาตามความต้องการ กระสวนที่ดีจะต้องมีสมบัติต้านทานต่อสารเคมี ทนต่ออุณหภูมิสูงได้ดี มีผิวเรียบ มีขนาดเที่ยงตรง

(1.1) ตรวจสอบใบจักร โดยเลือกปีกใบจักรที่สมบูรณ์ที่สุดเพื่อทำแบบ



(1.2) พ่นสีใบจักร หน้าใบ หลังใบ



(1.3) ตัดไม้อุดรู ดุมใบจักร



(1.4) หาศูนย์กลางกลางของดุมใบจักร



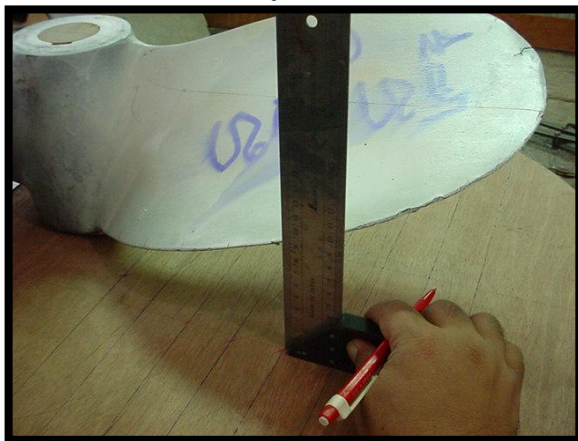
(1.5) ลากเส้นศูนย์กลางคัมไบจักรผ่านไปยังศูนย์กลางปลายใบจักร



(1.6) ทหาระยะความยาวของปีกใบจักรถ่ายลงบนแผ่นไม้อัดโดยแบ่งระยะจากโคนใบถึงปลายใบไว้ประมาณ 8 จุด หมายเหตุ ระยะจุดต่างๆ ขึ้นอยู่กับความยาวของปีกใบจักร



(1.7) นำใบจักรมาวางทาบบนแผ่นไม้อัดที่กำหนดจุดไว้ หาขอบใบจักร ตรงขอบนำ (Leading Edge) หมายถึงตำแหน่งตามจุดที่กำหนดระยะไว้บนขอบนำของใบจักร พร้อมกับวัดระยะความสูงของขอบนำและพื้นแผ่นไม้อัดทั้ง 8 จุด



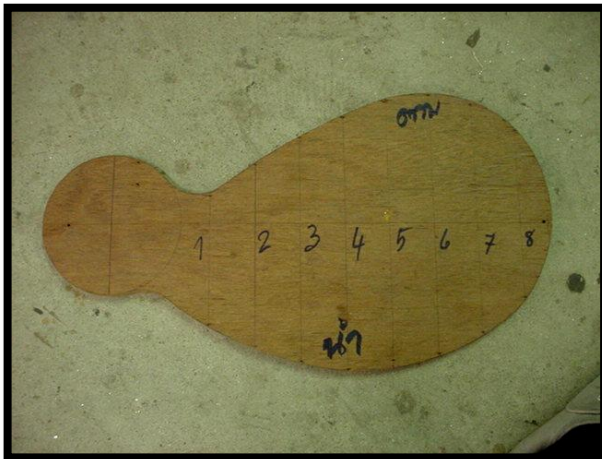
(1.8) หาขอบตาม (Trailing Edge) หมายถึงตำแหน่งตามจุดที่กำหนดระยะไว้บนขอบตามของใบจักร พร้อมกับวัดระยะความสูงของขอบตามและพื้นแผ่นไม้อัดทั้ง 8 จุด



(1.9) ลากเส้นจากจุดที่หมายไว้บนขอบนำและขอบตามให้ครบทั้ง 8 จุด



(1.10) ตัดไม้ให้ได้ตามแบบใบจักรโดยกำหนด ขอบนำ และ ขอบตาม เพิ่มขนาด 1.5% เพื่อการเผื่อหดของเนื้อโลหะ(นิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์) และการกลึงปรับแต่ง แล้วลากเส้นแบ่งระยะตามช่องจากจุดศูนย์กลางดุมใบจักรไป 8 ช่อง ตามที่ได้กำหนดไว้ เพื่อในการตรวจสอบ



(1.11) ตัดแผ่นไม้แฉับต่างๆ เพื่อทำกระสวน ไม้สำหรับตรวจสอบพิชไบจักร ทั้ง 8 จุด หน้าไบและหลังไบ



(1.12) ทำการตัดไม้เพื่อจะนำมาเพาะไม้



(1.13) เพาะไม้ให้ได้ขนาดตามต้องการ



(1.14) นำไม้ที่ได้ไปหาศูนย์และเจาะรูตรงบริเวณที่เป็นดุมใบจักรเพื่อนำไปเสียบเข้ากับหลักแกน



(1.15) ตีเส้นตามแบบที่หาไว้ในครั้งแรกพร้อมทั้งหาความสูงของขอบใบทั้งหน้าใบและหลังใบที่หาไว้แล้วทั้ง 8 จุด



(1.16) ทำการเลื่อยตามแนวเส้นโดยไม่ให้เกินเส้นของขอบใบและสกัดด้วยสิ่วปรับแต่งให้ได้ขนาด



(1.17) นำกระสวยมาทาบบัดเพื่อตรวจสอบพิชให้ได้ตามต้องการ (ตามลำดับเส้นที่แบ่งไว้ทั้ง 8 เส้น)



(1.18) ตัดไม้ชิ้นกลมเจาะรูกลางเพื่อเสริมดุมใบจักรทั้ง 2 ด้าน



(1.19) ปรับแต่งให้เรียบร้อยพร้อมทั้งเสริมดุมทั้ง 2 ด้าน



(1.20) กลับข้างเพื่อดำเนินการทำหลังใบต่อ ขั้นตอนเช่นเดียวกับการทำหน้าใบ ทำการเลื่อยตามแนวเส้นของขอบใบ



(1.21) สกัดด้วยส่วปรับแต่งให้ได้ขนาด นำกระสวยมาทาบบัดเพื่อตรวจสอบ พิชให้ได้ขนาดตามต้องการ



(1.22) ทำการตรวจสอบวัดขนาดความหนาของใบจักรตามจุดต่างๆ นำมา เทียบกับกระสวยและปรับแต่งให้ได้ขนาด



(1.23) เสริมคมใบจักร เพื่อในการจับกลึงบนแท่นกลึง ทาแลคเกอร์เสร็จ
ขั้นตอนการทำกระสวนใบจักร



(1.24) กระสวนใบจักรที่เสร็จสมบูรณ์แล้ว



(2) ขั้นตอนที่สำคัญในการทำแบบหล่อใบจักร

ขั้นตอนในการทำแบบหล่อ คือ ขั้นตอนที่น่ากระสรวนหรือแม่พิมพ์ที่สร้างขึ้นมากำแบบหล่อโลหะ วัสดุที่ใช้ทำแบบมีหลายประเภท แต่ทุกประเภทต้องเป็นวัสดุทนไฟ โดยขั้นตอนที่สำคัญมีดังต่อไปนี้

(2.1) เตรียมพื้นที่ทำแบบใบจักร



(2.2) ปรับพื้นที่ทำแบบใบจักรโดยใช้ระดับน้ำปรับหาระดับ



(2.3) ผสมทราย CO₂ เพื่อใช้ทำแบบ โดยใช้อัตราส่วน ทรายซิลิกา 50 กก. ต่อน้ำแก้ว (โซเดียมซิลิเกต) 6 กก. ทำฐานล่างของแบบใบจักรเพื่อให้ฐานแข็งแรง



(2.4) ทามุมองศาของแบบใบจักรที่จะทำแบบ โดยใช้มุม 360 องศา ทารด้วยจำนวนใบของใบจักร 1 พวง



(2.5) นำแบบ (Pattern) วางบนฐานแบบที่ใช้กำหนดดองศาให้ตรงตามตำแหน่งที่ทำเครื่องหมายไว้ และใช้ทราย CO₂ ทำแบบฐานล่างของใบจักร



(2.6) กำหนดวางรูปเทน้ำโลหะโดยใช้ทราย CO₂ ทำแบบ ทำการฉีด CO₂ เพื่อให้ทรายแข็งตัวโดยใช้เวลาประมาณ 20 วินาทีต่อรู และมีระยะห่างระหว่างรูประมาณ นิ้ว 3



(2.7) ทำแบบด้านล่างของใบจักรด้วยทราย CO₂ ตกแต่งทรายแบบให้ได้ขนาด ทำการคลอนแบบเพื่อป้องกันทรายติดแบบ ฉีด CO₂ เพื่อให้ทรายแข็งตัว และเมื่อทรายแข็งตัวดีแล้ว ทำการตกแต่งแบบให้เรียบร้อย เพื่อเตรียมการทำฝาบ่น



(2.8) นำเหล็กเส้นมาดัดให้เข้ารูปเป็นโครงสำหรับทำฝาบ่นเพื่อให้ทรายยึดเกาะและเพิ่มความแข็งแรงของฝาบ่น



(2.9) โรอยผงแยกแบบเพื่อป้องกันมิให้ทรายฝาบนติดกับทรายแบบตัวล่าง ดำเนินการทำแบบฝาบนโดยใช้โครงเหล็กกับทราย CO_2 และตักแต่งแบบ ทรายให้เรียบร้อย



(2.10) เจาะรูบนแบบสำหรับฉีด CO_2 คลอนแบบไม่ให้ทรายติดแบบ ฉีด CO_2 เพื่อให้ทรายแข็งตัว และทำเครื่องหมายระหว่างฝาบนและฝาล่างของแบบ ทราย



(2.11) เริ่มทำใบจักรใบที่ 2 และใบต่อไป โดยใช้ขั้นตอนเช่นเดียวกับการทำใบจักรใบแรก แต่ต้องนำกระดาษวางชั้นระหว่างใบจักรใบแรกและใบต่อไป เพื่อมิให้ทรายแบบติดกัน



(2.12) เมื่อเสร็จขั้นตอนการทำแบบใบจักร ทำการแยกแบบฝาบ่นและฝาล่างออกจากกัน ทาเซอลามอลเพื่อเคลือบผิวหน้าทรายให้แข็งแรง และใช้ความร้อนเผาไล่ความชื้นออกจากแบบหล่อเพื่อป้องกันการเกิดแก๊สในชิ้นงานหล่อ



(2.13) ปิดฝาแบบใบจักร นำทรายยาแบบปิดรอยต่อของฝาแบบใบจักรบน และล้างป้องกันน้ำโลหะรั่ว และใช้ความร้อนเผาแบบเพื่อไล่ความชื้นออกจากแบบหล่อ



(2.14) นำหีบครอบแบบทรายของใบจักรไว้ นำแบบรูเทและรูเสี้ยนมาวางไว้ในตำแหน่งที่กำหนดเหนือใบจักร นำทรายขึ้นเททับทราย CO_2 และตักแต่งทรายขึ้นให้เรียบร้อย สุดท้ายนำเหล็กมาวางทับแบบเพื่อป้องกันแรงดันของน้ำโลหะดันแบบใบจักรให้ลอยตัว



(3) ขั้นตอนที่สำคัญในการปรับแต่งใบจักร

การปรับแต่งใบจักรเป็นขั้นตอนที่สำคัญ ทั้งนี้เพื่อให้ใบจักรมีขนาดและรูปร่างรวมถึงความสวยงามตามที่ต้องการ ในกระบวนการนี้จำเป็นต้องใช้ความละเอียด เพราะต้องมีการเจาะคว้านเพื่อให้รูของใบจักรสามารถติดตั้งเข้ากับขนาดของเพลาเรือที่จะนำไปติดตั้งพอดี โดยขั้นตอนมีดังต่อไปนี้

(3.1) ดำเนินการเจาะและกลึงคว้านรูเพอร์รี่ให้ได้ขนาดของเพลารือ เช่น PCF เพลาขนาด 3 ½.” นำไปใช้กับเรือ ต.218



(3.2) นำใบจักรไปดำเนินการหาพิทช์ Pitch ตีตัดและเจีย ปรับแต่ง



(3.3) ดำเนินการวัดตัดแบบใบจักรให้เท่ากันทั้งสามปีก



(3.4) เจียปรับแต่งส่วนเกินให้ได้ขนาดเท่ากันทั้ง 3 ปีก จากนั้นให้ดำเนินการปรับแต่งหาบาลานซ์ Balance



(3.5) ดำเนินการเซาะร่องริมใบจักร ให้ได้ตามขนาดลิ้มของเพลลาใบจักร



(3.6) ใบจักรที่เสร็จสมบูรณ์แล้วพร้อมส่งงาน



7. อ้างอิง

1. Harry Meigh, “ Cast and Wrought Aluminium Bronzes Properties, Process and Structure,” IMO Communication Ltd, ๒๐๐๐
2. Kenneth Brent Faires, characterization of microstructure and microtexture in longitudinal sections from friction stir processed nickel-aluminum bronze, naval postgraduate school, june 2003
3. Wharton, J.A. and Stokes, K.R., The Influence of Nickel-Aluminum Bronze Microstructure and Crevice Solution on the Initiation of Crevice Corrosion, Electrochemica Acta, Vol. 53, 2008, 2563-2473.

4. น.ต.ดร.เสวียง เกื่อนบุญ, ดร.นคร ศรีสุขุมบวรชัย, ดร.ปรีชา เต็มสุขสวัสดิ์, “รายงานการวิจัยฉบับสมบูรณ์ เรื่อง การพัฒนากระบวนการหล่อใบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียมบรอนซ์”, แผนงานวิจัยการพัฒนาศักยภาพการป้องกันการกัดกร่อนของเรือหลวงตามแนวปรัชญาเศรษฐกิจพอเพียง, สำนักงานคณะกรรมการวิจัยแห่งชาติ, 2553
5. Robert J.F. and Thomas E.C, Review of Dealloying of Cast Aluminum Bronze and Nickel-Aluminum Bronze Alloys in Sea Water Service, Material Performance, Vol. 431, 1982, 30-34.
6. Weill-Couly, P. and Arnaud D., “Influence De La Composition Et De La Structure Des Cupro-Aluminiums Sur Leur Comportment En Service,” Fonderie, no. 322, p. 123-135, 1973.
7. Culpan, E.A. and Rose, G., “Microstructural Characterization Of Cast Nickel Aluminum Bronze,” Journal of Materials Science, v. 13, p. 1647-1657, 1978.
8. P.J. Macken และ A.A. Smith, The aluminium bronzes, CDA (UK) Publication No. 31, 1966.
9. Edward และ Whittaker, Aluminium bronzes containing manganese, nickel and iron: chemical composition, effect on structure and properties, Trans. A.F.S., 1961, 69, 862-872

10. L.R. Vaidyanath, “The manufacture of aluminium bronze castings”, NML, Jamshedpur, 1969
11. Sarkar และ Bates, “Impact resistance of sand-cast aluminium bronze BS.1400๑๔ AB2”, British Foundryman 1967, 60, 30.
12. R. Thomson, “Charpy impact properties of bronze propeller alloys” Modern castings, April 1968, 53, 189-199
13. M. Kanamori, S. Ueda, S. Matsuo and H. Sakaguchi, “On the properties of Cu-Al-Ni-Fe Alloys in slowly-cooled castings”, Nippon Kinzoku Gakkai-Si, 1960, 24(5), 265-8
14. ผศ.สุภชัย ประเสริฐกุล, “เทคโนโลยีงานหล่อโลหะ”, สำนักพิมพ์ไซน์ แอนด์เอ็นจิเนียริ่ง
15. Military Specifications For Bronze, Nickel-Aluminum (UNS C95800), Castings For Seawater Service (MIL-B-24480A), 20 June 1985.
16. GL Rules for Classification and Construction, “Materials for Propeller Fabrication”, Germanischer Lloyd Aktiengesellschaft, 2009

17. ASM Handbook Volume 2: Properties and Selection: Nonferrous Alloys and Special-Purpose Materials, ASM International, 1990
18. JIS H 5120:2009, Copper and copper alloy castings, Japanese Standards Association, 2009
19. JIS Z 2201:1998, Test pieces for tensile test for metallic materials, Japanese Standards Association, 1998
20. ASM Handbook, vol. 8, Mechanical Testing and Evaluation, ASM International, 2000
21. Joseph E. Shigley, Mechanical Engineering Design, 6 th edition, Mc-Graw Hill
22. <http://www.magma-soft.com/en/company/company-profile.html>, MAGMA Giessereitechnologie GmbH, Germany
23. JIS Z 2274:1978, Method of rotating bending fatigue testing of metals, Japanese Standards Association, 1978
24. น.ท.ดร.เสวีียง เกื้อนบุญและคณะ, “รายงานการวิจัยฉบับสมบูรณ์ เรื่อง การผลิตและซ่อมแซมใบจักรเรือแบบแมงกานีสอะลูมิเนียมบรอนซ์เพื่อทดแทนการนำเข้า”, สำนักงานกองทุนสนับสนุนการวิจัย (สกว.), 2558

25. Ernest J. Czyryca and Robert B. Niederberger, “Mechanical, Fatigue and Corrosion Properties of Propeller Bronzes”, Propeller 75, The Society of Naval Architects and Marine Engineers, July 22-23, 1975
26. Brown, John, ed. Foseco ferrous foundryman's handbook. Butterworth-Heinemann, 2000.
27. ISO 1940-1:2003 Mechanical vibration — Balance quality requirements for rotors in a constant (rigid) state — Part 1: Specification and verification of balance tolerances, 2003
28. ISO 484-2:1981 Shipbuilding — Ship screw propellers — Manufacturing tolerances — Part 2: Propellers of diameter between 0,80 and 2,50 m inclusive, 2003

ข้อมูลผู้รับทุนวิจัย

หัวหน้าโครงการ

1. ชื่อ – นามสกุล (ภาษาไทย) นาวาเอก.ดร.เสวียง เกื่อนบุญ
ชื่อ – นามสกุล (ภาษาอังกฤษ) Capt. Swieng Thuanboon
2. หมายเลขประจำตัวประชาชน 3 7006 00246 41 6
3. ตำแหน่งปัจจุบัน หน.ทดสอบเครื่องวัด กองควบคุมคุณภาพ กรมพัฒนาการช่าง กรมอุทหากรเรือ
4. ตำแหน่งทางวิชาการ (ศ./รศ./ผศ.) -
5. หน่วยงานและที่อยู่ติดต่อได้สะดวก พร้อมหมายเลขโทรศัพท์
โทรศัพท์มือถือ โทรสาร และ e-mail เลขที่ 2 ถนนอรุณอมรินทร์ แขวงศิริราช เขตบางกอกน้อย กรุงเทพฯ 10700
โทรศัพท์ 02 4754 052 / 02 4754 388
โทรศัพท์มือถือ 08 6306 2852
E-mail : vspproject88@gmail.com
6. ประวัติการศึกษา
 - 6.1 สถาบันการศึกษา: University of Utah สาขาวิชา: Metallurgical Engineering ปีที่จบการศึกษา: พ.ศ.2551 ระดับการศึกษา:ปริญญาเอก
 - 6.2 สถาบันการศึกษา: Colorado School of Mines
สาขาวิชา: Metallurgical Engineering
ปีที่จบการศึกษา: พ.ศ.2547 ระดับการศึกษา: ปริญญาโท
 - 6.3 สถาบันการศึกษา: โรงเรียนนายเรือ
สาขาวิชา:วิศวกรรมเครื่องกลเรือ
ปีที่จบการศึกษา: พ.ศ.2544 ระดับการศึกษา: ปริญญาตรี

7. สาขาวิชาการที่มีความชำนาญพิเศษ ผลิตภัณฑ์ยาง งานหล่อโลหะ และ .
การกัดกร่อนและการป้องกันการกัดกร่อน
8. ประสบการณ์ที่เกี่ยวข้องกับการจัดการความรู้และการถ่ายทอดเทคโนโลยี
จากผลงานวิจัยทั้งภายในและภายนอกประเทศ
 - 8.1 การเขียนเอกสารวิชาการด้านงานวิจัยลงวารสารกรมอุทกหารเรือ
 - 8.2 การจัดการองค์ความรู้การพัฒนาคุณภาพงานหล่อสังกะสีกันกร่อน
 - 8.3 หัวหน้าโครงการวิจัยเรื่อง “การหล่อใบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียม
บรอนซ์สำหรับเรือตรวจการณ์ชายฝั่ง (PCF)”
 - 8.4 หัวหน้าโครงการวิจัยเรื่อง “การหล่อใบจักรนิกเกิลอะลูมิเนียม
บรอนซ์สำหรับเรือในกองทัพเรือ
 - 8.5 การเข้าร่วมแสดงผลงานวิจัยในงานต่างๆ เช่น งานนาวิวิจัย และ
งานวันนักประดิษฐ์ เป็นต้น