# 

م راكان الحاج عبد<sup>\*</sup>

ا د خليل عزيمة \*\*\*

## الملخص

دُرِسَ تأثير بارامترات عملية الـ Austempering (التقسية البينيتية دون توقف) في البنية والخواص الميكانيكية لعينات من الحديد الحبيبي ذي المكونات الآتية: C 3 % 3.5 % 3 % 3.5 % No ، 0.6 % Mo ، 0.6 % Mo ، 0.2 % No ، 0.8 % Si ، 3.5 % أُجريتُ عملية Austempering عند درجات حرارة C 30 وC و2 315 من أجل زمن 30 و60 و120 و180 و240 دقيقة. أظهرت النتائج أن الزمن من أجل تحقيق المواصفات الميكانيكية المثلى للحديد المطاوع الذي عولجَ بعملية Austempering الدرجة C 30 و20 و310 هو 180 و240 دقيقة على التوالي كما أظهرت النتائج أن درجة الحرارة C 30 مقارنة بدرجة حرارة C 3 310 تؤدي إلى الحصول على استطالة ومقاومة صدم عاليتي القيم، أمًا القساوة وقوة الشد فهما منخفضتا القيم.

الكلمات المفتاحية الحديد الحبيبي، التقسية البينيتية دون توقف

أ د سمير أكتع\*\*

- \*\* قسم التصميم والإنتاج- كلية الهندسة الميكانيكية جامعة حلب.
- \*\*\* قسم التصميم الميكانيكي - كلية الهندسة الميكانيكية والكهربائية- جامعة دمشق.

<sup>\*</sup> أُعد هذا البحث في سياق رسالة الدكتوراه للمهندس راكان الحاج عبد بإشراف الأستاذ الدكتور سمير أكتع ومشاركة الأستاذ الــدكتور خليــل عزيمة.

# 1 - مقدمة

برز الحديد ADI (الحديد الحبيبي المعالج بعملية Austempering) بوصفه مادة هندسية مهمة في السنوات الأخيرة لما يتمتع به من مواصفات مميّزة كالاستطالة والمطيلية الجيدة وقوة شد عظمى ذات قيم مرتفعة ومقاومة تآكل وتعب ممتازة وقدرة ممتازة على مقاومة الصدمات[3] وبسبب هذا المزيج من المواصفات ازدادت تطبيقات الــADI في المدة الأخيرة وفي مختلف المجالات مثل الآلات الزراعية وأجهزة نقل الحركة والصناعات الحربية وفي المناجم الخ فقد حل محل الفولاذ القابل للتشغيل من ناحية التطبيقات التي تتطلب قوة شد عالية ، لذا من البديهي أن يتم اختياره من قبل مهندسي التصميم والإنتاج لما يتمتع به من مواصفات ميكانيكية ممتازة،

حديد الــ ADI (الحديد الصب الحبيبي المعالج بعملية Austempering) خلائطي ويساعد السيلكون المضاف إليه في منع ترسب الكربيد في أثناء عملية الــــ Austempering ويحافظ على نسبة الكربون العالية ، أمَّا باقى العناصر الخلائطية مثل Ni, Mo, Cu [2] فهي تضاف لتحسين مواصفات الحديد ADI ومن أجل منع تشكل البرليت خلال عملية الـAustempering تتسب المواصفات الممتازة من الـ ADI إلى بنيت، الفريدة المؤلفة من بنية بايانيتية مؤلفة من الفريت الأبري والاستنيت الذي يحوي الكربون بنــسبة عاليــة، وهــى تختلف عن الفو لاذ المعالج بالطريقة نفسها الذي تتألف بنيته بعد المعالجة من الفريت والكربيد وبــسبب هــذا الاختلاف فإن ناتج تفاعل الـــAustempering يشار إليــه بالأوسفريت [1]. تتألف عملية الـ Austempering مـن الاستنة في مجال الحرارة C° 871-982 (فوق خط التحول إلى استتايت ب\_ C - 30 °C ولرمن

مناسب من أجل تحويل البنية كاملة إلى استنيت شم يجري التبريد السريع بالسقاية إلى درجة حرارة ضمن المجال C° 260-260 [5] ومن ثم التبريد بالهواء وذلك موضّح بالشكل 1 (الذي يوضّح أيضاً مخطط TTT للحديد ADI)، وخلال عملية الو يتحول قسم من الاستنيت تفاعلان[5]، في التفاعل الأول يتحول قسم من الاستنيت إلى فريت أبري ويبقى الاستنيت بنسبة عالية من الكربون وفق التفاعال الآتي (HC) ونج حرارة الوريت الحديد مدة طويلة في درجة حرارة الوريت المزيد من الأستنيت الذي يحوي الكربون بنسبة عالية إلى فريت



AUSTEMPERING الشكل (1) عملية المعالجة الـ

في هذه الحالة سوف تحوي على كربيد، وهذا يجعل المادة قصيفة[5] لذا يجب تفادي هذا التفاعل في أثناء المعالجة الحرارية ومن المعروف أن أفضل المواصفات الميكانيكية يمكن الحصول عليها في الحديد ADI بعد نهاية التفاعل الأول، وقبل حدوث التفاعل الثاني، أي قبل تشكل الكربيد الذي يجعل المادة قصيفة .

من ناحية أخرى فإنَّ ADI بحاجة لكمية ملحوظة من العناصر الخلائطية من أجل عملية Austempering الكاملة، ولكن النسبة العالية من العناصر الخلائطية يمكن أن يؤدي إلى انفصالها الكامل، لذلك من الضروري والمهم استخدام النسب المثالية والمناسبة من العناصر الخلائطية للحصول على شروط مقبولة لإتمام عملية المعالجة Austempering وفي الوقت نفسه إلغاء أو التخفيض للحد الأدنى من عملية انفصال هذه العناصر ومن أجل منع العيوب المذكورة عملية أعلاه فإنه من الضروري التحكم ببارامترات الصب مثل المعالجة المعدنية السائلة لإنتاج الحديد ودرجات حرارة صب منخفضة ونظام التغذية المستمرة، ولكن من أهم العوامل والبارامترات أيضاً فى المعالجة الحرارية (Austempering) الزمن ودرجة الحرارة اللذان يؤديان دوراً مهماً في الحصول على بنية مجهرية ممتازة، ومن ثمَّ الحصول على مواصفات ميكانيكية حسنة للحديد ADI

تم في هذه الدراسة البحث في هذين العاملين وتأثيرهما في الحصول على مواصفات ميكانيكية وبنية مثالية للحديد ADI.

2- التجارب المخبرية

أُخذَتْ عدة عينات من الحديد الحبيبي ورُقِّمَتْ بشكل مناسب وقُسمَّتْ إلى مجموعتين ويبيّن الشكل (2) البنية المجهرية للحديد الصب المستخدم، وبإجراء التحليل

الطيفي لإحدى العينات تبين التركيب الكيميائي لهذا الحديد:

• 1,1 % Ni • 2.5 % Si • 3.5 % C

0.3% Mn · 0.23 % Mo · 0.6% Cu

كما يبيّن الجدول أدناه المواصفات الميكانيكية للحديد المستخدم قبل لِجراء المعالجة الحرارية

طاقة الصدم I	القساوة HBn	الاستطالة النسبية	إجهاد الشد الأعظمي MDa	إجهاد الخضو ع	
70	325	% 7	MPa 1050	MPa 700	
	•11 •• 1	• 11 •	1 611 -	11 .	

وضعَت المجموعة الأولى من العينات بالفرن ورُفعت درجة الحرارة حتى الدرجة C° 900 لمدة 2 ساعة من

أجل تحويل البنية المجهرية إلى استنيت 100% ومن ثم نُقِلَتْ إلى حوض ملحي ذي درجة حرارة 315°C (تبريد سريع) (Austempering) خلال عدة أزمنة 30 و60 و120 و180 و240 دقيقة، ومن ثم أُخرِجَتْ

 وضعَتْ المجموعة الثانية من العينات بالفرن ورُفعت درجة الحرارة حتى الدرجة C° 900 مدة 2 ساعة أيضاً،
ومن ثم نُقلَتْ إلى فرن ملحي ذي درجة حرارة C° 350 عدة أزمنة أيضاً 30 و60 و120 و180 و240 دقيقة،
ومن أُخرجَتْ لتُبرَد في الهواء.

بعد إخراج العينات جميعها والانتهاء من عملية المعالجة الحرارية أُجريت اختبارات الشد والصدم والقساوة على كل مجموعة من العينات وفق معايير -ASTM كل مجموعة من العينات وفق معايير [5] ويبيّن الشكل (3) أشكال عينات الاختبار.

وضعت النتائج جميعها في الجدول (1) أدناه حيث أُخِذَت القراءات المتوسطة لثلاث عينات لكل اختبار من العينات، كما يظهر الشكل (2) البنيات المجهرية المختلفة للعينات بعد المعالجة الحرارية.



الشكل (2) البنية الم

مجهرية للحديد المستخدم قبل المعالجة

الجدول (1) نتائج الاختبارات الميكانيكية على عينات من حديد الصب الحبيبي المعالج بالاوستمبيرنغ

طاقة الصدم J	القسباوة HBn	الاستطالة النسبية %	إجهاد الشد الاعظمي MPa	إجهاد الخضوع MPa	درجة الحرارة C°	رقم العينة	الزمن min
20	487	1.5	1250	1100	315	а	30
50	463	2.1	1380	1160		b	60
70	465	2.5	1450	1200		с	120
80	466	2.8	1450	1190		d	180
78	467	2.9	1450	1192		е	240
20	390	2.1	825	620	350	f	30
70	335	4	860	625		g	60
110	317	5.1	870	630		h	120
120	315	5.2	885	635		i	180
130	315	5.2	887	640		j	240



289

Ια، ،Ιγ المعدل الوسطى لقمم الأوستتيت والفريت يبيّن الشكل 4 الصور a حتى e البنيات المجهرية للعينات المستخرجة من الجهاز Rα ، Rγ بارمترات الشبكة التي عولجت عند درجة حرارة C°350 وبالتسلسل 30 البلورية للأوستنبت والفريت و 60 و 120 و 180 و 240 دقيقة. أمَّا الصور من f حتى وتبين الأشكال التالية من 5 حتى 7 تغير إجهاد الخضوع j فهي البنيات المجهرية للعينات التي عولجت عند وإجهاد الشد والاستطالة مع الزمن للعينات المعالجة عند درجة حرارة C° 315 وبالتسلسل 30 و60 و120 و180 الدرجة C°350 والدرجة C315°. تظهر الصور من و 240 دقيقة كذلك حُلَّلَت البنية بانعراج الأشعة السينية XRD وذلك a حتى e البنيات المجهرية للحديد ADI المعالج عند لتقييم كمية الاستنيت والكربون في الاستنيت درجة حرارة °C 350 وبأزمنة مختلفة 30 و 60 و 120 و 180 و 240 دقيقة والصور من f حتى j البنيات حُلَّكَت نتائج الأشعة السينية للحصول على كمية كل من المجهرية للحديد الحبيبي ADI المعالج عند درجة حرارة الاستنيت و الفريت Xγ و Xα . وحُدِّدَتْ كمية كل من الاستنايت Xγ والغرافيت Xα ℃ 315 وبأزمنة مختلفة 30 و60 و120 و180 و240 والكربيد XC من خلال المعادلة الآتية[7]: دقبقة  $X\gamma = 1 - X\alpha - XC[(I\gamma/R\gamma)/((I\gamma/R\gamma) + (I\alpha/R\alpha))]$ 700 1300 350 °C 315 °C 660 إجهاد الخضوع 1200 إجهاد الخضوء 620 1100 580 ₩ 540 ₽₩ 1000 500 900 0 180 240 120 دقيقة 120 180 الزمن 60 240 300 دقيقة الزمن الشكل (5) العلاقة بين إجهاد الخضوع وزمن المعالجة 315 °C 350 °C 3



الشكل (6) العلاقة بين الاستطالة النسبية وزمن المعالجة





#### 3 - النتائج والمناقشة

من خلال الصور تعبّر المناطق الرمادية عن الأوسفريت (الذي يتألف من الفريت الأبري والاستنيت المتبقي الذي يحوي كربوناً بنسب عالية). أمَّا المناطق البيضاء فتعبّر عن حجم الاستنيت غير المتحول في حين البقع السوداء بين الأوسفريت (كما في الصورة b في الشكل 4) هو بين الأوسفريت. إنَّ تركيب البنية المجهرية في العينات المارتنسيت. إنَّ تركيب البنية المجهرية في العينات المعالجة عند الدرجة C° 315 هو أبري إلا أن العينات المعالجة عند الدرجة C° 305 تبدو كبايانايت انتقالي. مع ازدياد زمن عملية الاستنيت غير المتحول نتناقص مع ازدياد زمن عملية و C° 315). إنَّ وجود الاستنيت غير المتحول ناتج عن انفصال العناصر الخلائطية في داخل البنية البلورية؛ مما يؤدي إلى تأخر تحول الأوسفريت خلال عملية Austempering [5].

نتناقص كمية المارنتسيت أيضاً بازدياد درجات الحرارة في الحقيقة مع ازدياد زمن Austempering(نتاقص سرعات التبريد) يزداد محتوى الأوسنتيت من الكربون ومن ثمَّ يصبح تحوله إلى مارنتسيت أصعب بالتبريد اللاحق

في الأشكال 5 و 6 و7 التي تبيّن تغير إجهاد الخضوع وإجهاد الشد والاستطالة خلال عدة أزمنة 30 و60 و120 و180 و240 وعند درجتي حرارة C° 350 وC°315 تتبيّن لنا المواصفات الميكانيكية للعينات التي تظهر أنَّه مع ازدياد الزمن في كلتا الحالتين من درجة الحرارة فإنَّ كلاً من إجهاد الخضوع وإجهاد الشد والاستطالة تزداد ومن ثم تميل للانخفاض بعد نقطة محددة يمكن تفسير ذلك بأنَّه بازدياد الزمن فإنَّ كمية الاوستنيت غير المتحول، وكذلك المارتنسيت تنخفض[6]. كذلك تظهر النتائج أن المعالجة Austempering عند درجة حرارة C° 350 مقارنة بدرجة الحرارة C° 315 تتتج قيم استطالة عالية وإجهاد شد وخضوع منخفضة؛ لأنه مع ازدياد زمن Austempering يزداد محتوى الاوستنيت من الكربون، ومن ثمَّ يصبح تحوله إلى مارتتسيت أصعب بالتبريد اللاحق ووجود المارتنسيت كما نعلم يؤدي إلى زيادة القساوة.

يظهر الشكل 8 تغير طاقة الصدم للعينات المعالجة وعند مختلف الأزمنة ودرجات الحرارة. تظهر النتائج أن طاقة الصدم تزداد بازدياد الزمن.





وطاقة الصدم المثلى يمكن الحصول عليها لكلتا درجتي الحرارة عند الزمن 180 و240 كذلك يلاحظ أنَّ درجة الحرارة C° 300 مقارنة بالدرجة C° 315 تتتج طاقة صدم أعلى هذه التغيّرات في النتائج ناتجة في الحقيقة من التحول الأوسفريتي خلال عملية Austempering من التحول الأوسفريتي خلال عملية يؤدي أبري واوستتيت متبق يحوي الكربون بنسبة عالية. يؤدي الاوستتيت المتبقي دوراً مهماً في خاصية الحبيبية ومقاومة الصدمات في البنية الأوسفريتية للحديد ADI كما هو واضح من الشكل 9 فإنَّ كمية الاوستيت المتبقي العالي الكربون في البنية الأوسفريتية تزداد بازدياد الزمن حتى نقطة محددة.

من الملاحظ أيضاً أنه بزيادة درجة حرارة Austempering تزداد كمية الاوستتيت المتبقي وينخفض محتوى الكربون فيه

كنتيجة فإنَّ عملية Austempering عند درجات حرارة مرتفعة C° 350 تنتج بنية مطاوعة أكثر مع مقاومة صدمات أعلى مقارنة بدرجة الحرارة الأخفض C° 315. وتظهر النتائج أنَّ الأوسنتيت المتبقي عند الدرجة C° 350 هو بنحو 42 % الذي يمكن الحصول عليه بعد زمن 180 دقيقة في عملية Austempering إنَّ الكمية العظمى من الأوسنتيت العالي الكربون للعينات التي

وفي الحقيقة فإنَّ المواصفات الميكانيكية المثالية يمكن الحصول عليها في عملية Austempering لكل من الدرجتين 2° 350 و 2° 315 بعد 180 و240 دقيقة معالجة على التسلسل وإنَّ زيادة أكثر في الزمن يمكن أن ينتج عنها تفكك الاوستتيت المتبقي العالي الكربون إلى فريت وكربيد الذي يدمر المواصفات الميكانيكية للمادة التي أجريت لها عملية Austempering

من ناحية ثانية في المواصفات الميكانيكية كما هو واضح في الشكل 10 فإنَّ القيمة الأعلى من القساوة يمكن الحصول عليها عند زمن معالجة منخفض 30 دقيقة. وهذا ناتج عن حقيقة أنَّ المارتنسايت بعد زمن معالجة 30 دقيقة في كلتا درجتي الحرارة يبقى مرتفعاً مقارنة [8] بأزمنة معالجة طويلة وهناك ارتفاع طفيف في القساوة في أزمنة المعالجة الطويلة وهي ناتجة عن تشكل الكربيد عند تحول الاوستنيت المتبقي العالي الكربون إلى فريت وكربيد.

## 4 - الاستنتاجات

إنَّ المعالجة الحرارية Austempering عند الدرجة ADI و C° 315 تنتج عنها بنية مجهرية للحديد ADI مكونة من أوسفريت وفريت أوبري واستنيت متبق  2- تتخفض كمية الاوستنيت غير المتحول والمارنتسيت في العينات المعالجة بالــ Austempering بزيادة زمن المعالجة.
3- مقارنة بدرجة حرارة المعالجة C° 315، عند المعالجة بدرجة حرارة C° 350 تنتج مطاوعة وطاقة صدم أعلى وإجهاد شد وقساوة أقل.
4- بزيادة زمن المعالجة حتى نقطة محددة (min في كلتا درجتي الحرارة فإنَّ قيم إجهاد الشد

والخضوع والاستطالة النسبية وطاقة الصدم للمواد المعالجة نزداد، ومن ثم تميل إلى التناقص بعد حين 5- إنَّ المعالجة في درجات حرارة منخفضة (أقل من 2003) ولزمن قصير (30min) نتتج قساوة عالية مقارنة بالمعالجة في شروط أخرى 6- إنَّ البنية المثالية والمواصفات الميكانيكية الفُضلى للمعالجة يمكن الحصول عليها عند درجة حرارة 300 وزمن min 240 ودرجة حرارة 20



الشكل (9) العلاقة بين الاستنيت المتبقى وزمن المعالجة





المراجع

- K.L. Hayrynen, D.J. Moore, K.B. Rundman, Heavy section ductile iron: production and microsegregation, AFS Trans. 96 (1988) 619–632.
- [2] M. Gagne, Effect of Mn and Si on the quality of heavy section ADI castings, AFS Trans. 95 (1987) 523–532.
- [3] B. Corlu, D. Venugoplalan, A. Alagarsamy, Microstructure and mechanical properties of austempered Cu–V ductile iron, ASME, in: Proceedings of the 2nd International Conference on Austempered Ductile Iron, Ann Arbor, MI, USA, 1986, pp. 187–193.
- [4] E. Dorazil, High Strength Ductile Cast Iron, Ellis Horwood, 1991.
- [5] D.J. Moore, T.N. Rouns, K.B. Rundman, The relationship between microstructure and tensile properties in austempered ductile irons, AFS Trans. 95 (1987) 765–774.
- [6] M. Nili Ahmadabadi, Bainitic transformation in austempered ductile iron with reference to untransformed austenite volume phenomenon, Metall. Mater. Trans. A 28 (10) (1997) 2159–2162.
- [7] B. Bosnjac, B. Radulovic, K. Pop-Tonev, V. Asanovic, Microstructural and mechanical characteristics of low alloyed Ni–Mo–Cu austempered ductile iron, ISIJ Int. 40 (12) (2000) 1246–1252.
- [8] K.S. Putatunda, K.P. Gadicherla, Effect of austempering time on mechanical properties of a low manganese austempered ductile iron, J. Mater. Eng. Perform.

تاريخ ورود البحث إلى مجلة جامعة دمشق 2011/7/10