# تأثیر ترکیب شیمیایی و عملیات حرارتی بر خواص، ساختار میکروسکوپی و قابلیت ماشینکاری چدنهای نشکن آستمپر

نجمالدین عرب مربی، دانشگاه آزاد اسلامی واحد ساوه najmarab@iau/saveh.ac.ir

#### چکیدہ

۱- مقدمه

چدنهای نشکن آستمپر (ADI) با دارا بودن استحکام و مقاومت بهضربه و سایش بالا جایگاه خاصی را در صنایع بهویژه صنعت خودرو و صنایع حمل و نقل ریلی بهخود اختصاص دادهاست و بهطور وسیع در حال جایگزین شدن بهجای قطعات فولادی در این صنایع میباشد. اما مشکل عمده در کاربرد قطعات ADI، سختی بالا و قابلیت ماشینکاری ضعیف آنهاست که موجب افزایش هزینههای ماشینکاری می گردد. در تحقیق حاضر اثر ترکیب شیمیایی و شرایط عملیات حرارتی بر خواص مکانیکی و ساختار میکروسکوپی چدن نشکن آستمپر بررسی شده و ساختار میکروسکوپی توسط میکروسکوپ بررسی شدهاست. با مقایسه میزان سایش ابزار تراشکاری قابلیت ماشینکاری نمونهها با یکدیگر مقایسه گردیدهاست. با مقایسه نتایج شرایط مناسب برای بدست آوردن چدنی با خواص بهینه ارائه شدهاست.

**واژههای کلیدی:** تولید چدن نشکن آستمپر، خواص و ترکیب شیمیایی چدن نشکن آستمپر <sup>،</sup> قابلیت ماشینکاری چدن نشکن آستمپر، عملیات حرارتی ADI.

تولید آن می شود. اصولاً تولید قطعات ADI شامل چهار مرحله عمده می باشد [۲ و ۳]. الف: ریخته گری و تولید قطعه از جنس چدن نشکن با عناصر آلیاژی معین. ب: ماشینکاری اولیه (خشن کاری). ج: عملیات حرارتی آستمپرینگ. ج: عملیات حرارتی آستمپرینگ. د: ماشینکاری نهایی (معمولاً سنگزنی). همانطور که ملاحظه می شود تولید قطعات ADI شامل دو مرحله ماشینکاری می باشد که علت آن به سختی بالای قطعات پس از

چدنهای نشکن آستمپر (ADI) بهدلیل دارا بودن خصوصیات عالی مکانیکی از قبیل استحکام کششی مناسب، مقاومت در برابر ضربه و استحکام خستگی خوب توجه طراحان را بهخود جلب کرده و تحقیق در مورد خواص و ساختار آن در اولویتهای مراکز تحقیقاتی چدن جهان، قرار گرفته است. شکل (۱) خواص این خانواده را با انواع آلیاژهای آهنی متداول در صنعت مقایسه میکند. [۱]. اما همواره در تولید قطعات ADI مشکل سختی بالا و قابلیت

الله مهواره در توییه قطعات ۱۹۹۹ مسلحل سحمی باد و قابیت ماشینکاری پائین وجود داشته که موجب بالا رفتن هزینه های



متداول [۱].

فر آیند آستمپرینگ بر می گردد و لذا قسمت اعظم ماشینکاری قبل از فر آیند عملیات حرارتی انجام می شود [۴، ۵ و۶]. دمای بالای عملیات حرارتی امکان تاب برداشتن قطعات را به همراه داشته که این مشکل ممکن است با عملیات ماشینکاری نهایی بر طرف نگردد و موجب ضایع شدن قطعات تولیدی گردد. به منظور رفع این مشکل خانواده جدیدی از این چدن ها با نام

چدنهای نشکن آستمپر قابل ماشینکاری (MADI) در سالهای اخیر بهصنعت معرفی شدهاند [۷، ۸ و ۹]. این خانواده دارای ترکیب شیمیایی و سیکل عملیات حرارتی کنترل شدهای هستند که علاوه بر ساختار آستمپر دارای قابلیت ماشینکاری مناسبی نیز هستند. فرآیند تولید قطعات MADI شامل ۳ مرحله به شرح زیر است:

الف: ریخته گری و تولید قطعه از چدن نشکن با درصد وزنی مشخص از عناصر آلیاژی. ب: عملیات حرارتی آستمپرینگ. ج: ماشینکاری. کاهش یک مرحله از مراحل تولید باعث افزایش بهرهوری و

کاهش هزینـههای ماشینکاری بـهدلیـل کـاهش اضـافه مجاز تراشکاری و کاهش تغییرات ابعادی ناشی از عملیات حرارتی

می گردد. این خواص موجب استقبال از این فر آیند جهت تولید قطعات چدن نشکن آستمپر شدهاست [۴]. بنابراین در MADI هدف این است که با انتخاب ترکیب شیمیایی مناسب، ریزساختاری ایجاد شود که اجرای فر آیند عملیات حرارتی با سرعت و سهولت بیشتری انجام شود و عملیات ماشینکاری بر روی قطعه نهایی قابل انجام باشد در حالی که خواص چدنهای آستمپر را نیز داشته باشد [۱۰ و ۱۱].

# ۲- روش تحقيق

برای انجام آزمایشات، نمونه های Y بلوک مطابق با استاندارد ASTM A897 آمادهسازی شدند.

عملیات ذوب در یک کوره القایی بدون هسته و با فرکانس متوسط انجام پذیرفت و نمونههای Y بلو ک با ترکیبات مورد نظر ريخته شدند. تركيبات شيميايي نمونه هاي ريخته شده در جدول (۱) آورده شدهاند. عمل ذوب با استفاده از قراضه فولاد و گرافیت با گوگرد پائین و فروسیلیسیم ۷۰٪ آغاز شـد. پـس از آماده شدن مذاب و انجام محاسبات، مقادیر عناصر آلیاژی مورد نیاز بهمذاب افزوده شدند. ترکیب شیمیایی قراضه و فرو آلیاژهای مورد استفاده در جدول (۲) آورده شده است. سیس به مقدار مورد نظر فروسیلیسیم و فرومولبیدن اضافه شد و پس از تنظیم آنالیز اولیه مس و نیکل اضافه گردیدند. عملیات نشکن سازی بهروش ساندویچی و در درجه حرارت ۱۴۹۵ درجه سانتی گراد و در پاتیل ۱۵۰ کیلو گرمی انجام گرفت و مذاب در قالبهای ماسهای با چسب CO2 / Silicate در درجه حرارت ۱۳۹۰ درجه سانتی گراد ذوبریزی گردید. پس از سرد شدن، نمونههای Y بلوك از قالب خارج شده و شات بلاست گرديدند. ۲-۱- عملیات حرارتی

ابتدا نمونهها در کوره حمام نمک مذاب آستنیته شدند و سپس در مدت زمان حداکثر ۱۰ ثانیه وارد کوره حمام نمک با دمای معین شدند. درجه حرارت آستنیته کردن و دمای حمام نمک در مورد هر نمونه در جدول (۳) آورده شدهاند.

شماره نمونهها	С	Si	Mn	Ni	Cu	Мо	Р	S
А	۳/۶	۲/۶	۰/٣	۰/۵	۰/۵	۰/۲	•/•49	۰/۰۰۸
В	٣/٨	۲/۵	۰/۱۵	• /VY	•/%۵	•/٢۶	•/•74	۰/۰۰۸
С	۳/۶	۲/۶	۰ /٣	١	•/6	۰/۲۳	•/•**	•/••٧
D	۳/۷	۲/۸	•/•99	۰/۸	• /V	۰/٣	•/•*1	۰/۰۰۸

جدول (۱): ترکیب شیمیایی نمونه های ریخته شده(% wt).

مواد اوليه	'/.C	%Si	%Mn	%S	'/.P	'/.Cu	%Ni	%Mo	%Mg
قراضه فولاد	•/14	•/10	•/1	•/•14	•/•19	-	-	-	-
گرافیت	٩۵	-	-	•/1	-	-	_	-	_
فروسيليسيم	۴	٧٠	-	١	-	-	-	-	-
فروموليبدن	۵	١/۵	۰/٨	-	-	-	-	۵۵	_
نيكل	-	-	-	-	-	-	٩٨	-	_
مس	_	-	-	_	_	٩٩/۵	_	_	_
Fe-Si-Mg	_	49	-	_	-	_	_	_	۵

جدول (۲): ترکیب شیمیایی قراضه و فرو آلیاژها و عناصر مورد استفاده (% wt).

جدول (۳): شرایط عملیات حرارتی و نتایج آزمایشات مکانیکی بر روی نمونههای سری A.

شماره نمونهها	دمای آستنیته (°C)	زمان آستنيته (دقيقه)	دمای آستمپر (°C)	زمان آستمپر (دقیقه)	استحکام کششی MPa	استحکام تسلیم Mpa	درصد تغيير طول	سختی BHN	انرژی ضربه ژول
A1	٨٥٠	۶.	۳۵۰	۶.	٨٩٠	۶۵۰	١٠	۳۷.	90
A2	٩٠٠	۶.	۳۵۰	٩٠	۸ <b>۸</b> ۰	584	^	360	49
A3	٩٥٠	۶.	۳۵۰	15.	۸۷۰	53.	٩	360	۶.

برای آستنیته کردن از حمام نمک با حجم حدوداً ۱/۳ متر مکعب و با نمک با نام تجاری GS-540 (متعلق به شرکت دبوسای آلمان) و برای مرحله آستمپرینگ از حمام نمک با حجم حدوداً ۲/۵ متر مکعب و با نام تجاری I40- AS استفاده گردید. کورههای عملیات حرارتی مجهز به سیستم کنترل دما با دقت دمایی ۲ ± درجه سانتی گراد بودند. مراحل عملیات حرارتی در شکل (۲) آورده شدهاند.

### ۲-۲- آزمونها و نتایج

بعد از آمادهسازی نمونه ها و انجام عملیات حرارتی بر روی آنها، آزمون های گوناگونی همانند تست کشش، ضربه و سختی سنجی بر روی نمونه ها انجام گرفت که نوع سیکل عملیات حرارتی و نتایج بدست آمده از هر تست در ادامه آورده شده است. شکل (۳) ابعاد نمونه تست کشش را مطابق با استاندارد 50125 NIN نشان می دهد.





$d_0$	L <sub>0</sub>	$d_1$	$d_2$	g	$\mathbf{h}_{\min}$	Lc (Min)	L <sub>t (Min)</sub>
٨	۴.	10	1.	10	۱۳	54	119

شکل (۳): ابعاد نمونه های استاندارد تست کشش (mm).



شکل (۴): ساختار میکروسکوپی نمونههای A بعد از عملیات حرارتی.

تست ضربه بهروش شاریی مطابق با استاندارد 06- ASTM E 23 انجام گرفت. سختی سنجی نیز به روش ویکرز و مطابق با استاندارد ASTM E 92-04 انجام گرفت آزمون متـالوگرافی در سه مرحله طبق استانداردهای زیر صورت گرفت: آماده سازی نمونه ها طبق استاندار د ASTM E3. ۲- میکرواچ نمونه ها مطابق با استاندارد ASTM E 407. ۳- متالو گرافی نمونه ها مطابق با استاندارد ASTM A247 با استفاده از محلول اچ پيکرال. بررسی نمونههای گروه A: شرايط عمليات حرارتي انجام شده و نتايج حاصل از آزمايشات مکانیکی بر روی نمونه های گروه A در جدول (۳) و ساختار میکروسکویی در شکل (۴) آورده شدهاست. بررسی نمونههای گروه B: سیکل عملیات حرارتی و نتایج آزمایشات مکانیکی بر روی نمونه های گروه B در جدول (۴) آورده شده است. بررسی نمونههای گروه C: سیکل عملیات حرارتی و نتایج آزمایشات مکانیکی بر روی نمونه های C در جدول (۵) آورده شدهاست. بررسی نمونههای گروه D: سیکل عملیات حرارتی و نتایج آزمایشات مکانیکی بر روی نمونههای گروه D در جدول (۶) آورده شدهاست.

شماره نمونهها	دمای آستنیته (°C)	زمان آستنيته (دقيقه)	دمای آستمپر (°C)	زمان آستمپر (دقيقه)	استحکام کششی MPa	استحکام تسلیم Mpa	درصد تغيير طول	سختی BHN	انرژی ضربه ژول
$B_1$	٨٠٠	۶.	4	۶.	۸۳۰	۶۲۰	٩	202	۵۰
<i>B</i> <sub>2</sub>	۸۵·	۶.	4	12.	۸۴۸	<del>9</del> 49	١٢	191	۵۸
$B_3$	٩٢.	۶.	4	۱۸۰	٨۶.	۶۳۸	٩	100	۶۳

جدول (۴): شرایط عملیات حرارتی و نتایج آزمایشات مکانیکی بر روی نمونههای سری B.

جدول (۵): شرایط عملیات حرارتی و نتایج آزمایشات مکانیکی بر روی نمونههای سری C.

شماره نمونه ها	دمای آستنیته (°C)	زمان آستنيته (دقيقه)	دمای آستمپر (°C)	زمان آستمپر (دقيقه)	استحکام کششی MPa	استحکام تسليم Mpa	درصد تغيير طول	سختی BHN	انرژی ضربه ژول
C1	٨٥٠	۵۵	40.	40	۸۳۱	597	٩	241	۲۷
C2	٨٧۵	۵۵	40.	۶.	۸۲۷	۶۲۳	٨	26.	44
C3	٩٠٠	۵۵	40.	V۵	۸۱۰	۵۹۷	11	۲۳.	۳۵

جدول (۶): شرایط عملیات حرارتی و نتایج آزمایشات مکانیکی بر روی نمونههای سری D.

شماره نمونهها	دمای آستنیته (°C)	زمان آستنيته (دقيقه)	دمای آستمپر (°C)	زمان آستمپر (دقيقه)	استحکام کششی MPa	استحکام تسليم Mpa	درصد تغيير طول	سختی BHN	انرژی ضربه ژول
D1	٨٠٠	٩٠	۳۷.	۶.	٨۴٠	<del>99</del> .	٨	۳۰۰	59
D2	٨٥٠	٩٠	۳۷.	٩٠	٨۴٠	۶۳۰	٩	29.	۶.
D3	٩٠٠	٩٠	۳۷.	۱۸۰	٨٦٠	۶۸۵	٩	794	44

#### ۲-۳- تست قابلیت ماشینکاری

این آزمایش بر اساس استاندارد ISO 3685 انجام شد. در این آزمایش تعداد ۳ عدد از هر نمونه و مجموعاً ۳۶ نمونه تحت عملیات ماشینکاری یکسان و مشابه قرار گرفته و میزان متوسط مصرف ابزار بهعنوان معیار قابلیت ماشینکاری نمونهها تعیین شد.

## ۳- نتایج و مباحث

بررسی متالوگرافی از نمونههای تهیه شده از Y بلوکها نشان از کرویت بالای ۹۵٪ گرافیتها و تعداد گرافیت کروی در واحد سطح (ندول کانت) حدود ۲۲۰–۱۸۰ میدهد. تصاویر میکروسکوپی تهیه شده در شکلهای (۴) تا (۷) ساختار آستمپر

در نمونهها را بهنمایش می گذارد. مناطق خاکستری رنگ در این تصاویر ساختار آسفورمینگ بوده که شامل فریت و آستنیت باقیمانده با کربن بالا هستند. حال آنکه مناطق تیره رنگ مابین آنها تیغههای مارتنزیتی هستند. با افزایش زمان و دمای آستنیته کردن مقدار مارتنزیت در نمونهها کاهش یافته و میزان ساختار آسفورمینگ افزایش مییابد. در واقع با افزایش زمان و درجه حرارت آستنیته کردن مقدار کربن باقیمانده در آستنیت افزایش یافته و در نتیجه شرایط برای استحاله مارتنزیتی مشکل تر میشود. همچنین نتایج نشان میدهند که با افزایش درجه حرارت آستمپرینگ میزان آستنیت باقیمانده افزایش یافته و



شکل (۵): ساختار میکروسکوپی نمونههای B بعد از عملیات حرارتی.



شکل (۴): ساختار میکروسکوپی نمونههای C بعد از عملیات حرارتی.



شکل (۷): ساختار میکروسکوپی نمونههای D بعد از عملیات حرارتی.

میزان کربن باقیمانده در آن کاهش مییابد. در نتیجه افزایش دمای آستمپرینگ موجب ایجاد ساختاری با تافنس بالاتر و سختی پائینتر و قابلیت ماشینکاری بهتر می گردد [۹–۷].

نتایج اندازه گیری مصرف ابزار نشان داد که نمونههای سری C مصرف ابزار کمتری داشته و لذا قابلیت ماشینکاری بهتری داشتند. همچنین نتایج آورده شده در جداول (۴) تا (۶) نیز نشان میدهند که نمونههای سری C با توجه بهتر کیبات شیمیایی و شرایط عملیات حرارتی انتخاب شده نسبت بهسایر نمونهها سختی پائین تری داشته و در نتیجه قابلیت ماشینکاری بهتری را به نمایش می گذارند. مقایسه ساختار میکروسکوپی نمونههای گروه C با سایر گروهها نشان از ساختاری ریز تر و هموژن تر می – دهد که در نتیجه این ساختار دارای انعطاف بهتری در مقایسه با سایر خانوادهها است. [۱۰ و ۱۱].

### ٤- نتیجه گیری

۱- دستیابی به خواص مورد نظر در چدن های MADI با کنترل
دقیق ترکیب شیمیایی و فرآیند عملیات حرارتی امکان پذیر
است.

۲- در این تحقیق انتخاب ترکیب شیمیایی و سیکل عملیات حرارتی بر اساس تحقیقات سایر محققین و پیشنهادات آنها و بررسیهای متالورژیکی و بهمنظور دستیابی بهخواص مکانیکی، ساختار میکروسکوپی و قابلیت ماشینکاری مناسب صورت گرفت و میزان مصرف ابزار بهعنوان معیار قابلیت ماشینکاری نمونهها در نظر گرفته شد.

۳- مقایسه نتایج آزمایشات مکانیکی و بررسیهای ساختاری نشان میدهند که آلیاژهای انتخاب شده تفاوت فاحشی از نظر خواص مکانیکی و ساختاری با یکدیگر نداشته اما گروه آلیاژی C خواص نسبتاً قابل قبول تری را بهدست میدهد.

۴- عملیات آستنیته کردن در دمای حدود ۸۷۵ درجه سانتی گراد و سپس انجام عملیات آستمپرینگ در دمایی حدود ۳۹۰ درجه سانتی گراد تلفیق مناسبتری از ساختار و خواص مکانیکی و قابلیت ماشینکاری در نمونهها را بهدست میدهد.

[1]

- [6] Machining Ductile Irons, International Nickel Co. Inc, New York, 2001.
- [7] O. J. Moncada, R. H. Spicacci, J. A. Sikora, "Machinability of Austempered Ductile Iron", AFS Trans. Vol. 106, p. 39-45, 1998.
- [8] K. L. Hayrynen, "Another Avenue for Ductile Iron Foundries", Modern Casting, Vol. 44, p. 28-30, 1998.
- [9] T. S. Shih, C. K. Lin, H. Z. Twan, Mechanical Properties of Various-Section ADIs, AFS Trans. Vol. 105, p. 367-376, 1997.
- [10] J. Zimba, M. Samandi, D. Yu, T. Chandra, T. Navara, D. J. Simbi, Mater. Des., Vol. 25, p. 431-438, 2004.
- [11] L. C. Chang, Carbon Content of Austenite in Austempered Ductile iron, Scr. Mater. Vol. 39, No. 1, p. 35-38, 1998.

 M. A. Y. Gonzales, "Modeling Microstructure and Mechanical Properties of Austemperd Ductile Irons", Ph. D. Thesis, University of Cambridge, England, 2001.

٥- مراجع

- [2] A. P. Druschitz, D. C. Fitzgerald, MADI: Introduction a New: Machinable Austempered Ductile Iron, SAE Paper, No-01-0831, 2003.
- [3] F. Zanardi, The Development of Machinable ADI in Italy, Proceeding of the World Conference on ADI, Louisville, p. 69-72, 2002.
- [4] M. Nili Ahmadabadi, E. Niyama, T. ohide, "Structural Control of 1% Mn ADI Aided by Modeking of Microsegregation", AFS Trans Actions, Vol. 102, p. 269-276, 1994.
- [5] B. R. Kovacs, "Development of Austempered Ductile Iron (ADI) for Aatomobile Crankshafls", Journal of Heat Treating, Vol. 5, No. 1, p. 55-60, 1987.