

تأثیر پارامترهای عملیات حرارتی بر خواص مکانیکی فولاد D6AC

پرویز رهنما^۱، امیر عبداللهزاده^{۲*}، محمد عمار مفید^۳

۱- دانشجوی کارشناسی ارشد متالورژی، بخش مهندسی مواد، دانشکده فنی و مهندسی، دانشگاه تربیت مدرس

۲- استاد متالورژی، بخش مهندسی مواد، دانشکده فنی و مهندسی، دانشگاه تربیت مدرس

۳- دانشجوی دکتری متالورژی، بخش مهندسی مواد، دانشکده فنی و مهندسی، دانشگاه تربیت مدرس

*تهران، صندوق پستی ۱۴۱۱۵-۱۴۳

zadeh@modares.ac.ir

(دریافت مقاله: آبان ۱۳۸۵، پذیرش مقاله: خرداد ۱۳۸۷)

چکیده - در این تحقیق ضمن مطالعه شکلدهی لوله فولادی جنس D6AC به روش فلوفرمینگ مستقیم، به منظور بررسی تأثیر پارامترهای مختلف عملیات حرارتی بر خواص قطعه، چرخه‌های مختلف عملیات حرارتی طراحی شده و خواص مکانیکی و تغییرات ریزاساختار پوسته فلوفرم شده، مورد بررسی قرار گرفته است. بدین منظور از دماهای آستانته ۸۵۰ و ۹۰۰°C برای زمانهای ۱۵ و ۳۰ دقیقه و سرد کردن در ۵۱۰°C به مدت ۱۰ دقیقه و سپس سرد کردن در روند ۶۰°C به مدت ۲ ساعت در دماهای ۲۵۰، ۳۰۰، ۳۵۰ و ۴۵۰°C انجام شد. بررسیها نشان می‌دهد که چرخه عملیات حرارتی بهینه، آستانته کردن در ۸۵۰°C به مدت ۳۰ دقیقه و بازگشت نهایی در ۳۰۰°C است، زیرا علاوه بر ایجاد استحکام بالا و چفرمگی شکست مناسب، به دلیل ریزدانه بودن آستانته اولیه، ویژگیهای نرمی آن نیز مطلوب است.

کلید واژگان: عملیات حرارتی، فولاد، فلوفرمینگ، اسپینینگ، D6AC، سرد کردن.^۱

۱- مقدمه

۱. فولادهای کم آلیاژ کربن متوسط (D6AC, ۳۰۰M, ۴۳۴۰) فولاد ۴۳۴۰ شاخص‌ترین فولاد کم آلیاژ کربن متوسط است که اصلاحات چندی بر پایه آن صورت گرفته است. به عنوان مثال فولاد D6AC شامل ریزکننده دانه و اندازیم با مختصات کربن، کروم، مولیبدن بیشتر و نیکل کمتر از ۴۳۴۰ است [۳].

۲. فولادهای میان‌آلیاژ هواستخت (H۱۲, H۱۱)

به طور کلی فولادهای ساختمانی تجاری که استحکام حداقل ۱۳۸ MPa را داشته باشند، فولادهای فوق مستحکم نامیده می‌شوند. به دلیل استحکام فوق العاده و بنابراین توان کاهش وزن قطعات، این فولادها در صنایع هوا فضا کاربرد ویژه‌ای پیدا کرده‌اند. فولادهای فوق مستحکم را می‌توان به صورت ذیل دسته‌بندی کرد: [۱-۴].

1. Aus-Bay

این فولادها به صورت لایه نازکی در مرز تراشه‌های مارتنتزیت یا به صورت ذرات بلوکی شکلی وجود دارد که در صورت پایداری مکانیکی و حرارتی (به‌ویژه لایه نازک، میان تراشه‌های مارتنتزیت) موجب بهبود چقرمگی می‌شود [۵].
هدف اصلی از این تحقیق، بررسی امکان‌پذیری ساخت پوسته جدار نازک به روش فلوفرمینگ، از جنس فولاد D6AC و سپس یافتن چرخه عملیات حرارتی مناسب برای سخت کردن و حصول استحکام نهایی بیش از ۱۸۰۰ با نرمی خوب، است.

۲- مواد و روش تحقیق

در این تحقیق پس از انجام محاسبات لازم، طراحی پریفرم برای عملیات فلوفرمینگ انجام شد. سپس از میل‌گرد فولادی D6AC با ترکیب شیمیایی (جدول ۱)، پری‌فرم مذکور به روش ماشینکاری تهیه شد. در پایان عملیات شکلدهی سرد پوسته نهایی با انجام اسپینینگ به روش مستقیم بر روی پری‌فرم تهیه شده صورت گرفت. در طی این عملیات، پری‌فرم با ضخامت ۳/۵ و طول ۱۴۵mm به پوسته‌ای با ضخامت ۰/۷ و طول ۷۵۰mm تبدیل می‌شود. این پوسته به مدت ۲ ساعت در ۳۵۰°C تنش زدایی شد. سپس نمونه‌های از پوسته تهیه و در چرخه‌های عملیات حرارتی جدول ۲ قرار داده شد. بر روی نمونه‌ها، آزمون‌های سختی‌سنگی و کشش انجام و همچنین ریزساختار آنها پس از حکاکی با محلول نایتال + پیکرال (با نسبت مساوی) بررسی شد. علاوه بر این با استفاده از محلول اسید پیکریک فوق اشبع داغ + کلرید مس و عامل ترکنده مناسب، مرز دانه‌های آستنیت اولیه نمونه‌ها آشکار و عدد اندازه دانه آنها تعیین شد. سطح شکست نمونه‌های کشش با استفاده از میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM) مطالعه شد.

فولادهای پرآلیاژ شامل (الف) فولادهای ماریجینگ (۲۵٪ Ni(۲۰۰)، ۱۸٪ Ni(۳۰۰)؛ ب) فولادهای با چقرمگی شکست بالا Aermet ۱۰۰ و Aermet ۱۴۱۰؛ و (ج) فولادهای زنگ‌زن مارتنتزیتی، سختی رسوی و آستنیتی کار سرد شده.

فولادهای کم آلیاژ کریں متوسط از جمله فولاد D6AC، خواص مطلوب خود را در عملیات تبرید و بازگشت به دست می‌آورند. بدین ترتیب با تغییر پارامترهای عملیات حرارتی مانند درجه حرارت و زمان آستنیتی کردن، سرعت سرد کردن، درجه حرارت و زمان بازگشت، می‌توان انواع تغییرات را در ساختار ایجاد کرد. مشخصه‌های ساختار میکروسکوپی که خواص مکانیکی را کنترل می‌کنند عبارتند از: ساختار زمینه (مارنتزیت، بینیت، فریت)، آستنیت باقی‌مانده، کاربید، آخال و اندازه دانه. به استثنای آخال، سایر مشخصه‌ها و بنابراین خواص مکانیکی را می‌توان با استفاده از عملیات حرارتی کنترل کرد [۵].

تحقیقات اخیر روشن ساخته است که اگر در ساختارهای مخلوط (که در آن هر جزء مسؤول برآورده ساختن نیاز خاصی است)، فاز نرم در مورفولوژی مناسب همراه با مارتنتزیت کمی بازگشت شده همراه شود، می‌تواند خواص مکانیکی را به طور مؤثری بهبود بخشد [۶]. بر اساس این تحقیقات، عملیات استحاله هم‌دما در زمان کوتاه^۱ (STIT) و عملیات حرارتی اصلاح شده^۲ (MHT) - که خواص مطلوب ساختار مخلوط را به دنبال دارند - پیشنهاد شده است.

آستنیت باقی‌مانده در فولادهای UHS می‌تواند موجب بهبود یا تضعیف استحکام تسیلیم و استحکام کششی نهایی، خواص شکل‌پذیری و چقرمگی شود که این تابع مقدار، مورفولوژی و به‌ویژه پایداری آن است. آستنیت باقی‌مانده در

1. Short Time Isothermal Transformation
2. Modified Heat Treatment

جدول ۱ ترکیب شیمیایی فولاد مورد استفاده

C	Si	S	P	Mn	Ni	Cr	Mo	V	Cu	Fe
۰/۴۵۳	۰/۲۹۵	۰/۰۰۶	۰/۰۱۱	۰/۷۸۶	۰/۰۵۱	۱/۰۵	۰/۹۶۲	۰/۱۰۳	۰/۰۸۴	Base

جدول ۲ شرایط عملیات حرارتی نمونه‌ها

دماهای بازگشت نهایی به مدت ۲ ساعت (°C)	بازگشت اولیه	تیرید نهایی	تیرید Aus-Bay	زمان آستینیته کردن (min)	دماهای آستینیته کردن (°C)	کد نمونه	ج.
۲۵۰				۱۵	۸۵۰	۸۵۰۱۵۲۵۰	۱
۳۰۰						۸۵۰۱۵۳۰۰	۲
۳۵۰						۸۵۰۱۵۳۵۰	۳
۴۰۰						۸۵۰۱۵۴۰۰	۴
۲۵۰						۸۵۰۳۰۲۵۰	۵
۳۰۰				۳۰	۹۰۰	۸۵۰۳۰۳۰۰	۶
۳۵۰						۸۵۰۳۰۳۵۰	۷
۴۰۰						۸۵۰۳۰۴۰۰	۸
۲۵۰				۱۵	۹۰۰	۹۰۰۱۵۲۵۰	۹
۳۰۰						۹۰۰۱۵۳۰۰	۱۰
۳۵۰						۹۰۰۱۵۳۵۰	۱۱
۴۰۰						۹۰۰۱۵۴۰۰	۱۲
۲۵۰				۳۰	۹۵۰	۹۰۰۳۰۲۵۰	۱۳
۳۰۰						۹۰۰۳۰۳۰۰	۱۴
۳۵۰						۹۰۰۳۰۴۰۰	۱۵
۴۰۰						۹۰۰۱۵۲۰۰	۱۶
۲۵۰				۱۵	۹۵۰	۹۰۰۱۵۳۰۰	۱۷
۳۰۰						۹۰۰۱۵۴۰۰	۱۸
۳۵۰						۹۰۰۳۰۲۵۰	۱۹
۴۰۰						۹۰۰۳۰۳۰۰	۲۰
۲۵۰				۳۰	۹۵۰	۹۰۰۳۰۴۰۰	۲۱
۳۰۰							
۳۵۰							
۴۰۰							

کشیدگی زیاد دانه‌ها در جهت فلوفرینگ بوده و اختلاف

رنگ زمینه تقریباً از بین رفته است.

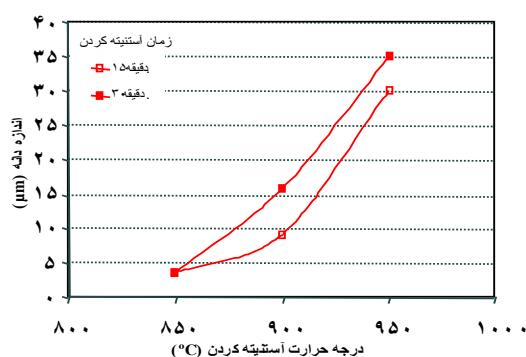
خواص مکانیکی مواد اولیه و پوسته فلوفرم شده در جدول ۳ نشان داده شده است. با عملیات فلوفرینگ، استحکام تسلیم و نهایی و نیز عدد سختی افزایش می‌یابد و درصد ازدیاد طول، بهشدت کم می‌شود؛ زیرا به دلیل انجام کار مکانیکی در دمای محیط، ریزساختار در جهت انجام کار سرد کشیده شده و قابلیت انجام تغییر شکل پلاستیک بعدی بر روی آن کاهش می‌یابد.

۳- نتایج و بحث

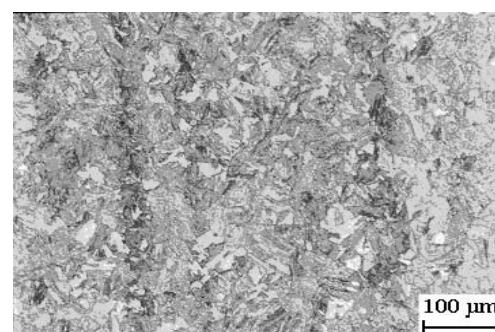
۳-۱- تأثیر عملیات فلوفرینگ بر ریزساختار و خواص مکانیکی

ریزساختار مواد اولیه و پوسته شکل داده شده، در شکل ۱ آورده شده است. ریزساختار مواد اولیه، شامل جزایر کوچک فریت در زمینه مارتزیت تمپر شده در دمای بالا است. همچنین اختلاف رنگ زمینه که در بعضی مناطق به صورت نواری دیده می‌شود، به دلیل جدایش شیمیایی عناصر است. ریزساختار پوسته فلوفرم شده، نشان دهنده

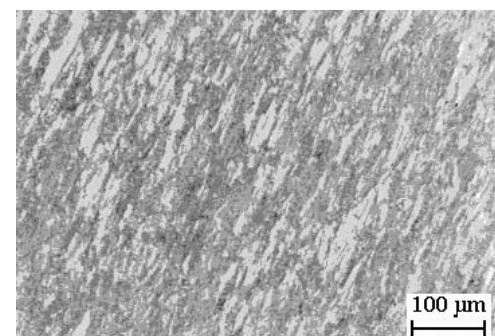
افزایش شب منحنی پس از دمای 900°C بهویژه برای زمان ۱۵ دقیقه است. این موضوع را می‌توان به انحلال ذرات کاربید و آنادیم پس از این دما نسبت داد؛ زیرا این کاربیدها در دماهای پایین تر مانع برای رشد دانه‌ها بوده‌اند. با انحلال آنها و از بین رفتن این مانع، سرعت رشد دانه‌ها افزایش می‌یابد [۷]. در واقع نحوه رشد دانه‌های آستنیت، به پایداری حرارتی رسوب‌های موجود در ریزساختار بستگی دارد. بر طبق تحقیقات انجام شده [۳]، این رسوبها تا محدوده دمایی مشخصی از رشد دانه آستنیت ممانعت می‌کنند و از آن درجه حرارت به بعد، دانه‌ها به طور ناگهانی درشت می‌شوند. در حقیقت مهمترین عامل کنترل کننده سرعت رشد دانه‌ها، ذرات فاز دوم است. کاربید و آنادیم نمونه‌ای از این ذرات است که با قفل کردن مرزدانه‌ها، به عنوان ریزکننده دانه‌ها عمل می‌کند. قدرت عمل این ذرات به شدت به دما بستگی دارد به طوری که افزایش دما تا درجه حرارت‌های بالاتر از دمای درشت شدن دانه، به حل شدن این ذرات منجر می‌شود. در نتیجه از تعداد آنها کاسته شده و مرزدانه‌ها با سرعت بیشتری می‌توانند حرکت کنند. در این حالت دانه‌ها رشد غیرعادی خواهند داشت. بنابراین با افزودن عنصر کاربیدزای مناسبی مانند وانادیم، تیتانیم و نیوبیم که در دماهای بالا پایدارند، رشد دانه‌ها کاهش می‌یابد [۸، ۹].



شکل ۲ تغییرات اندازه دانه به ازای تغییرات درجه حرارت آستنیتیه کردن در زمانهای مختلف



(الف)



(ب)

شکل ۱ ریزساختار (الف) مواد اولیه (ب) قطعه فلوفرم شده

جدول ۳ متوسط خواص کششی و سختی نمونه‌های مواد اولیه و قطعه فلوفرم شده

عدد سختی HV	درصد ازدیاد طول G.L.=12/5mm	استحکام نهایی (MPa)	استحکام تسلیم (MPa)/٪/٪	نام نمونه
۳۲۰	۳۵/۶	۸۹۰	۷۰۱	مواد اولیه
۳۴۱	۹/۴	۱۲۲۱	۱۰۷۰	قطعه فلوفرم شده

۲-۳-۱ تأثیر درجه حرارت و زمان آستنیتیه کردن بر ریزساختار و اندازه دانه آستنیت اولیه

تأثیر درجه حرارت و زمان آستنیتیه کردن بر اندازه دانه آستنیت اولیه در شکل ۲ نشان داده شده است. همان‌طور که انتظار داریم با افزایش دمای آستنیتیه کردن (و با تأثیر کمتر زمان) اندازه دانه‌ها بزرگتر می‌شود. نکته قابل توجه در شکل ۲

به نظر می‌رسد که این شرایط عملیات حرارتی برای استحالت کامل آستینیت و یکنواخت شدن ترکیب شیمیایی آن کافی نبوده است. لذا سختی‌پذیری در نقاط مختلف ساختار یکسان نبوده و موجب تشکیل فریت در ریزساختار شده است.

۳-۳- تأثیر درجه حرارت و زمان آستینیته کردن بر خواص مکانیکی

روند تغییرات عدد سختی بر حسب تغییرات دمای آستینیته کردن (شکل ۴) برای زمان ۳۰ دقیقه کاملاً تزویلی است. اما برای زمان ۱۵ دقیقه این رفتار تکرار نشده و عدد سختی نمونه‌هایی که در دمای 850°C به مدت ۱۵ دقیقه آستینیته شده‌اند به صورت دور از انتظاری کم بوده است. دو عامل مهم و تأثیرگذار بر خواص مکانیکی نمونه‌ها - که اندرکنش آنها روند تغییرات این خواص را تعیین می‌کند -

عبارة‌تند از:

- ۱- اتحال کامل کربن و عناصر آلیاژی در آستینیت
- ۲- اندازه دانه آستینیت اولیه

با افزایش درجه حرارت و زمان آستینیته کردن، اندازه دانه‌های آستینیت اولیه بزرگتر خواهد شد. بزرگ شدن اندازه دانه آستینیت اولیه و بنابراین بسته‌ها و تیغه‌های مارتنزیتی با افزایش دمای آستینیته کردن، موجب کاهش استحکام و عدد سختی می‌شود [۱۰، ۱۱]. یعنی عدد سختی نمونه‌های 850°C و 850°C بیشتر از نمونه‌های متضاد آستینیت شده در 900°C باشد. در توضیح کم بودن عدد سختی نمونه‌های آستینیت شده در 850°C می‌توان گفت که به دلیل پایین بودن دما و کم بودن زمان آستینیته کردن، این فرایند به طور کامل انجام نشده است. یعنی آستینیت کاملاً همگن تشکیل نشده و به همین دلیل سختی‌پذیری در نقاط مختلف ساختار

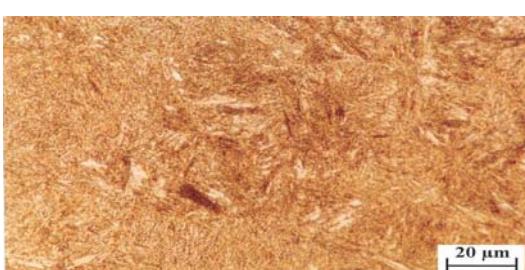
در شکل ۳ تأثیر افزایش درجه حرارت آستینیته کردن بر ریزساختار نشان داده شده است. با افزایش دمای آستینیته کردن، اندازه دانه‌های آستینیت اولیه و در نتیجه اندازه بسته‌های مارتنزیتی - که ارتباطی مستقیم با اندازه دانه‌های آستینیت اولیه دارند - بزرگتر می‌شود. به این ترتیب تیغه‌های مارتنزیتی هم بزرگتر خواهند شد [۹]. یکی دیگر از نکات قابل توجه، وجود نواحی فریتی در امتدادهای خاص در ساختار میکروسکوپی نمونه‌هایی است که در دمای 850°C به مدت ۱۵ دقیقه آستینیته شده‌اند (شکل ۳-الف).



(الف)



(ب)



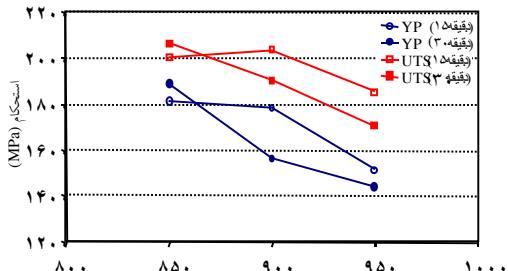
(ج)

شکل ۳ تغییرات ریزساختار با درجه حرارت آستینیته کردن

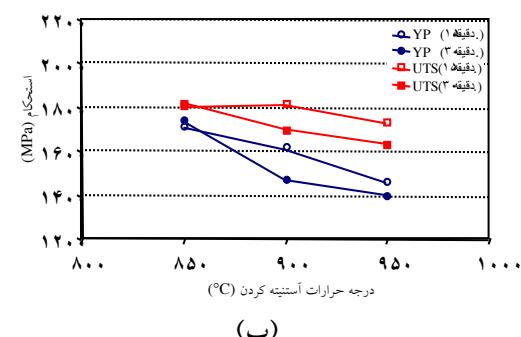
الف) 850°C ب) 900°C و ج) 850°C

کاهش استحکام تا 950°C دیده می‌شود. از آنجاکه در دمای 850°C افزایش زمان آستینیت کردن از ۱۵ به ۳۰ دقیقه تغییر چندانی را در اندازه دانه را ایجاد نمی‌کند،

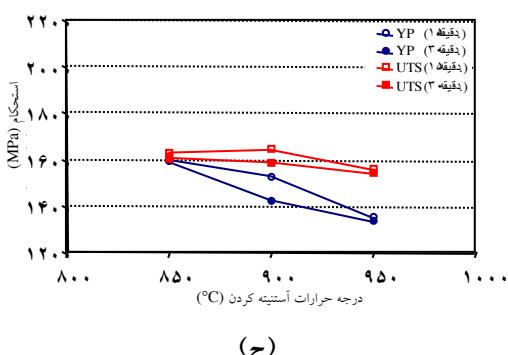
یکسان نبوده است. بنابراین در هنگام سرد کردن در ساختار فریت پروفیوتکتولید تشکیل شده است. ساختار میکروسکوپی یکی از این نمونه‌ها در شکل ۳-الف نشان داده شده است.



(الف)

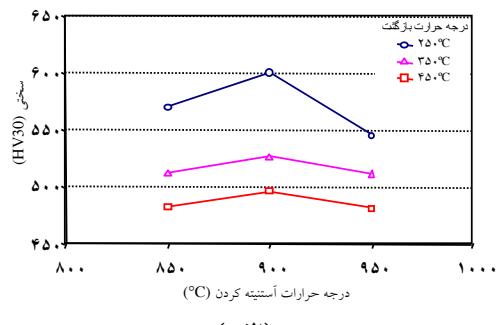


(ب)

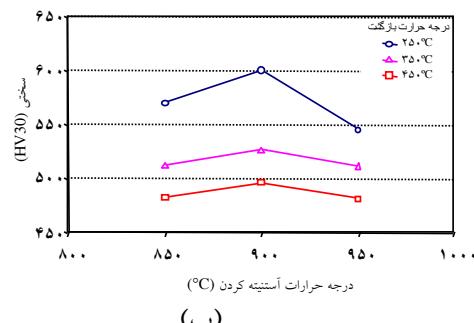


(ج)

شکل ۵ اثر شرایط مختلف دما و زمان آستینیت کردن بر استحکام تسلیم و کششی در دمایهای بازگشت الف) 250°C ، ب) 350°C و ج) 450°C



(الف)

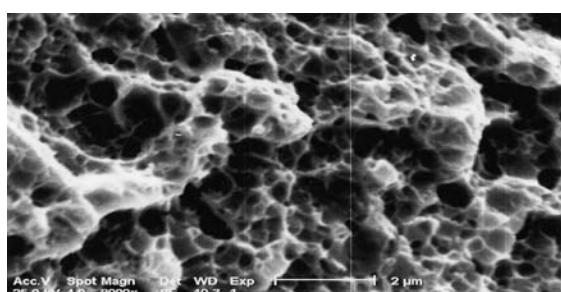


(ب)

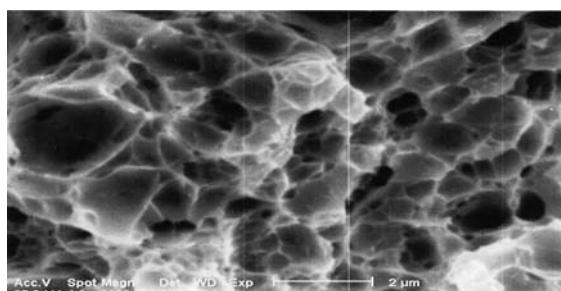
شکل ۴ تغییرات عدد سختی به‌ازای تغییرات درجه حرارت آستینیت کردن برای دمایهای بازگشت الف) زمان ۱۵ دقیقه ب) زمان ۳۰ دقیقه

اثر شرایط آستینیت کردن بر خواص کششی در شکل ۵ نشان داده شده است. روند غالب و عمومی در این شکل‌ها کاهش استحکام با افزایش درجه حرارت و زمان آستینیت کردن به‌ویژه برای زمان ۳۰ دقیقه است. یعنی افزایش دمای آستینیت کردن از 850°C تا 950°C در زمان ۳۰ دقیقه، به کاهش استحکام منجر می‌شود. اما برای زمان ۱۵ دقیقه، ابتدا افزایش استحکام تا 900°C و سپس

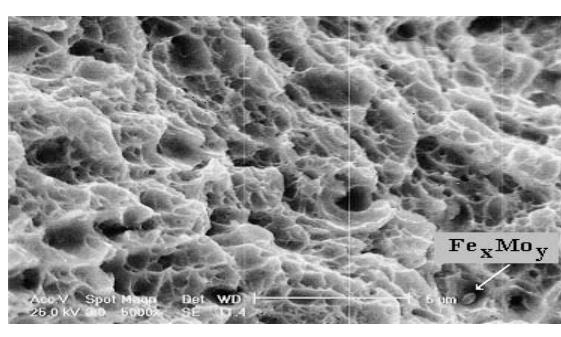
اندازه دانه آستینیت اولیه و بنابراین تیغه ها و بسته های مارتنزیتی، اندازه حفره ها نیز بزرگتر می شود. همچنین با توجه به تمیز بودن فولاد مورد استفاده، ذرات ناخالصی کمی در مقاطع شکست دیده شد. تجزیه یکی از این ناخالصی ها به روش EDS نشان دهنده وجود عناصر Fe و Mo در آن است (تصویرج شکل ۶).



(الف)



(ب)



(ج)

شکل ۶ تأثیر درجه حرارت آستینیت کردن در زمان ۳۰ دقیقه بر شکست نمونه های بازگشت شده در ۳۵۰°C. (الف)

۹۵۰°C ب) ۹۰۰°C و ج) ۸۵۰°C

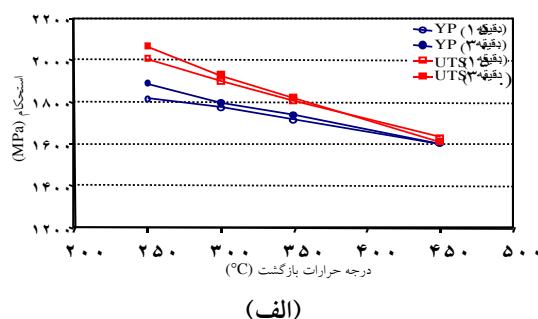
لذا غلبه عامل انحلال کربن و عناصر آلیاژی بر عامل اندازه دانه می تواند دلیل بیشتر بودن استحکام باشد. این رفتار برای آستینیت کردن در زمان ۱۵ دقیقه با افزایش دما از ۸۵۰ به ۹۰۰°C در تمامی منحنی ها وجود دارد و دلایل پیش گفته در اینجا نیز معتبر است. نکته دیگری که برای این شرایط آستینیت کردن مشاهده می شود، کاهش استحکام تسليیم علی رغم افزایش استحکام نهایی است. این موضوع را می توان با استفاده از رابطه هال - پچ توضیح داد. بیشترین تأثیر رابطه هال - پچ بر حد الاستیک و حد تسليیم است؛ یعنی با ریز شدن دانه ها استحکام تسليیم بیشتر از استحکام نهایی متأثر می شود [۱۲]. لذا با افزایش دمای آستینیت از ۸۵۰ به ۹۰۰°C از یک سو اندازه دانه آستینیت اولیه اندکی بزرگتر می شود (کاهش استحکام) و از طرف دیگر انحلال عناصر آلیاژی کامل تر انجام می شود (افزایش استحکام). اما اندرکنش این دو عامل سبب غلبه اشر اندازه دانه و لذا کاهش مختصر استحکام تسليیم، علی رغم افزایش استحکام نهایی در شرایط فوق می شود. با افزایش دمای آستینیت کردن به ۹۵۰°C نیز رفتار کاهش استحکام تسليیم و نهایی کمتر می شود که دلیل آن نبود اختلافی مشهود بین اندازه دانه ها با یکدیگر است.

۴-۳- تأثیر درجه حرارت و زمان آستینیت کردن بر رفتار شکست

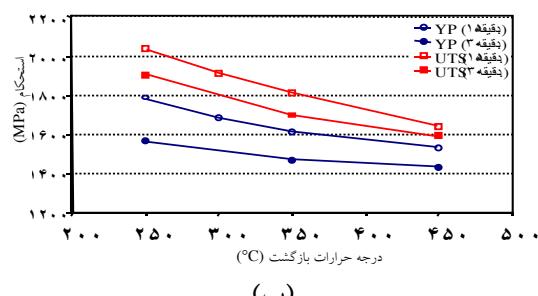
تصاویر سطوح شکست نمونه های آستینیت شده در دماهای مختلف به مدت ۳۰ دقیقه و بازگشت شده در ۳۵۰°C در شکل ۶ نشان داده شده است. شکست نرم - به دلیل وجود حفره ها^۱ به مقدار زیاد در اندازه های مختلف - نوع غالب شکست در نمونه ها است و فقط تغییر اندازه حفره ها با تغییر دمای آستینیت، از روی تصاویر قابل تشخیص است. یعنی با افزایش درجه حرارت آستینیت کردن، به دلیل بزرگتر شدن

1. Dimples

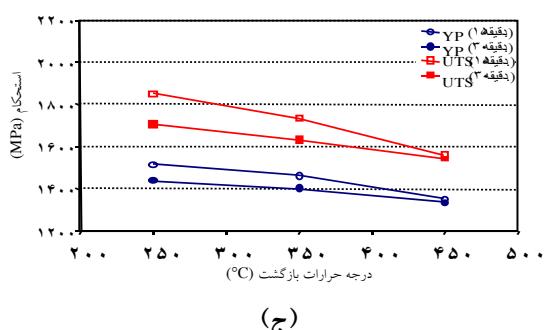
درجه حرارت آستینیته کردن، انتظار داریم که دانه‌ها ریزتر بوده و مارتنزیت حاصل از عملیات تبرید و بازگشت نیز دارای تیغه‌های ظرفی‌تر و بنابراین سختی و استحکام بالاتری باشد. اما نمودار سختی مربوط به این دما، پایین‌تر از نمودار دمای 900°C قرار گرفته، که علت آن ایجاد فازها و ساختارهای ناخواسته در نتیجه کافی نبودن شرایط مذکور برای انجام آستینیته شدن کامل است.



(الف)



(ب)

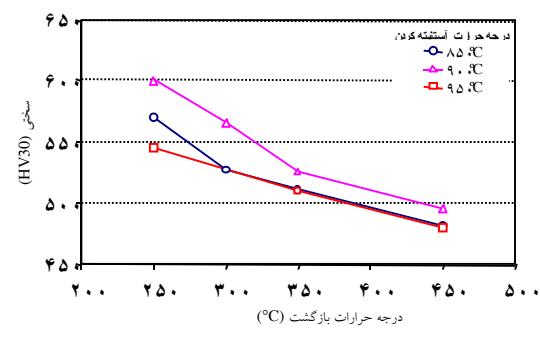


(ج)

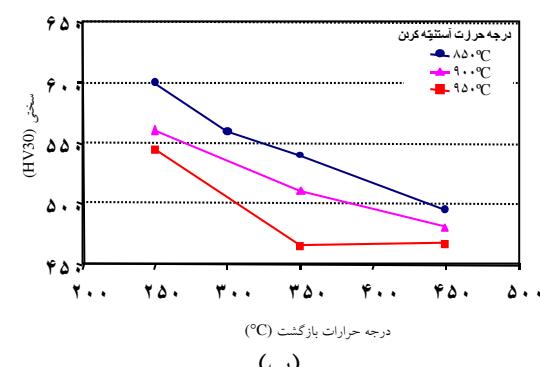
شکل ۸ تغییرات استحکام تسلیم و نهایی با دمای بازگشت برای آستینیته در دماهای (الف) 85°C (ب) 90°C (ج) 95°C برای زمان‌های ۱۵ و ۳۰ دقیقه

۳-۵- تأثیر دمای بازگشت بر خواص مکانیکی

تغییرات عدد سختی به‌ازای تغییرات درجه حرارت بازگشت در شکل ۷ نشان داده شده است. با افزایش درجه حرارت بازگشت، مطابق انتظار ما، در تمامی منحنی‌ها کاهش عدد سختی مشاهده می‌شود؛ زیرا با افزایش درجه حرارت بازگشت، کربن از شبکه مارتنزیت خارج شده و کاربیدهای انتقالی تشکیل می‌دهد و نیز ساختار فرعی نابهای‌ها از بین می‌رود.



(الف)



(ب)

شکل ۷ تغییرات عدد سختی نمونه‌ها به‌ازای تغییرات درجه حرارت بازگشت برای زمان‌های آستینیته کردن (الف)
۱۵ دقیقه (ب) ۳۰ دقیقه

نکته قابل تأمل در این نتایج مربوط به دمای 85°C و زمان ۱۵ دقیقه آستینیته کردن است. زیرا به‌دلیل پایین بودن

۳- نسبت استحکام تسلیم به نهایی با کاهش دمای آستینیته کردن به دلیل کاهش اندازه دانه، بزرگتر می شود.

۴- با افزایش دمای بازگشت در تمامی حالتها استحکام و سختی نمونه ها کاهش می یابد.

۵- بهترین شرایط عملیات حرارتی، آستینیته کردن در 850°C به مدت 30 دقیقه و بازگشت دو مرحله ای ابتدا در 250°C و سپس 300°C است که به استحکام نهایی 1925 MPa و سختی $560\text{ H}^{\circ}\text{CV}$ می انجامد.

۵- منابع

- [1] M. C. Sun, Y. H. Sun and R. K. Wang; Vibratory stress relieving of welded sheet steels of low alloy high strength steel; Materials Letters; Vol. 58, 2004, pp. 1396-1399.
- [2] T. L. Chang, L. W. Tsay and C. Chen; Influence of gaseous hydrogen on the notched tensile strength of D6ac steel; Materials Science and Engineering A, Vol. 316, 2001. pp. 153-160.
- [3] رهنما، پرویز؛ انتخاب مواد جایگزین مناسب برای فولاد ماریجینگ مورد استفاده در لوله های جدار نازک با استحکام بالا؛ پایان اممه کارشناسی ارشد، دانشگاه تربیت مدرس، ۱۳۸۳.
- [4] Y. Tomita; Development of Fracture Toughness of Ultrahigh Strength, Medium Carbon, low Alloy Steels For Aerospace Application; Int. Materials Reviews, 2000, Vol. 45, No. 1, pp. 27-37.

استحکام نیز مانند سختی و به لایل بالا با افزایش دمای بازگشت کاهش می یابد (شکل ۸). اختلاف بین منحنی های استحکام تسلیم و نهایی متضاد در دمای پایین بازگشت زیاد است و با افزایش دمای بازگشت کمتر می شود. زیرا در دمای پایین بازگشت ($200-300^{\circ}\text{C}$) هنوز نابه جایی های زیادی در ساختار فرعی حضور دارند. همچنین ذرات ریزکاریید انتقالی در ریزساختار وجود دارند که اندرکنش نابه جایی ها با یکدیگر و با ذرات کاریید انتقالی در هنگام اعمال تنفس سبب ایجاد کار سختی می شود. با افزایش میزان تغییر شکل، این پدیده شدت یافته و نرخ کار سختی افزایش می یابد. لذا در این محدوده دمایی اختلاف استحکام تسلیم و نهایی زیاد است. اما با افزایش دمای بازگشت ($300-450^{\circ}\text{C}$) و خروج کربن از شبکه کریستالی bct مارتنزیت و کاهش تنفس داخلی و نیز تبدیل کارییدهای انتقالی ریز به ذرات درشت تر سمتیت و علاوه بر آن کاهش چگالی نابه جایی ها، نرخ کار سختی کاهش یافته و استحکام تسلیم و نهایی به یکدیگر نزدیک خواهد شد [۱۰، ۱۳].

۶- نتیجه گیری

- ۱- به منظور ریزدانه نگاه داشتن آستینیت اولیه، باید از درجه حرارت های پایین (کمتر از 900°C) و زمان مناسب آستینیته کردن استفاده شود. اما آستینیته کردن در دمای 850°C به مدت 15 دقیقه، شرایط مناسبی برای تشکیل کامل و یکنواخت آستینیت نیست. زیرا به دلیل غیریکنواختی ترکیب شیمیایی آستینیت ایجاد شده، در هنگام عملیات تبرید، فاز فریت پریویوتکتوئید در ریزساختار تشکیل شده است.
- ۲- با توجه به وجود حفره های زیادی در سطوح شکست نمونه ها، رفتار شکست آنها از نوع نرم تشخیص داده شد.

- [۸] ا. سی. بین، ه. و. پکستون؛ عناصر آلیاژی در فولاد؛ ترجمه علی اکبر اکرامی، چاپ اول، ۱۳۷۵.
- [۹] C. R. Brooks; Principles of the Austenitization of Steels; Elsevier Applied Science, 1992, pp. 40-50.
- [۱۰] G. E. Dieter; Mechanical Metallurgy; Second Edition, Mc. Graw- Hill, 1976, PP. 193-199.
- [۱۱] و. اسمیت؛ ساختار، خواص و کاربرد آلیاژهای مهندسی؛ ترجمه علی اکبر اکرامی، مرتضی سیدریحانی، چاپ اول، ۱۳۸۰.
- [۵] ز. کشاورز، دهقان منشادی، ح. بلادی و ع. زارعی هنرکی؛ بررسی توزیع و نحوه رشد دانه‌های آستینیت در حین آستینیت شدن؛ سمپوزیوم فولاد، ۷۸، اردیبهشت ۷۸، دانشگاه صنعتی اصفهان، صفحه ۳۶۸-۳۸۵.
- [۶] L. J. Cuddy and J. C Raley; Austenite Grain Coarsening in Microalloyed Steels; Metal. Trans. Vol. 14A, 1976, PP. 1889-1895.
- [۷] گلزار، محمدعلی؛ اصول و کاربرد عملیات حرارتی فولادها و چدنها؛ انتشارات دانشگاه صنعتی اصفهان ، چاپ اول، ۱۳۶۷.