یژوهشنامه ریختهگری



انجمن علمى ريختهگرى ايران

مقاله پژوهشی:

تاثیر نرخ سرمایش پس از عملیات انحلال بر ریزساختار و سختی سوپرآلیاژ X-750

محیا شمسیان'، حسین عربی'، سید محمدعلی بوترابی'*

۱- دانشجوی کارشناسی ارشد، دانشکده مهندسی مواد و متالورژی، دانشگاه علم و صنعت، تهران، ایران ۲- استاد، دانشکده مهندسی مواد و متالورژی، دانشگاه علم و صنعت، تهران، ایران * **نویسنده مکاتبه کننده**: boutorabi@iust.ac.ir

نشريه علمي

چکیدہ:	دریافت: ۱۳۹۸/۰۷/۰۶
سوپرآلیاژ X-750 یک آلیاژ نیکل-کرم رسوب سخت شونده است که مقاومت به خوردگی و اکسیداسیون و استحکامش را	پذیرش: ۱۳۹۹/۰۸/۱۹
تا دمای C° ۲۰۴ حفظ میکند. اگرچه با افزایش دما تا بالاتر از C° ۲۰۴ بیشتر اثرات رسوب سختی از بین میرود اما	
قطعات عملیات حرارتی شده، استحکام مفیدی را تا دمای $^{ m oC}$ ۹۸۲ دارا هستند. به همین دلیل اعمال عملیات حرارتی به	
منظور پایداری فازهای استحکام بخش در سوپرآلیاژ X-750 امری حائز اهمیت است. هدف از این پژوهش، بررسی تاثیر	
نرخ سرمایش پس از عملیات انحلال بر ریزساختار و تغییرات ایجاد شده در مورفولوژی و اندازه ذرات رسوبی استحکام بخش	
به سوپرآلیاژ X-750 و همچنین ارتباط ریزساختار آن با سختی است. به این منظور، ضمن انجام عملیات حرارتی دو	
مرحلهای انحلال و پیرسازی جهت دستیابی به میزان و اندازه مطلوب ذرات رسوبی '۷ ، شرایط و نرخهای متفاوت سرمایش	واژەھاي كليدى:
پس از عملیات انحلال در نظر گرفته شد و آنالیزهای تصویری بر ریزساختارهای حاصل شده صورت گرفت. نتایج نشان داد	اينكونل X-750،
که جوانهزنی ذرات رسوبی '۲ ثانویه فارغ از نرخ سرمایش پس از عملیات انحلال اتفاق میافتد اما رشد آنها وابسته به دمای	عملیات حرارتی سوپرآلیاژ،
عملیات پیرسازی بوده است. همچنین تشکیل '۷ ثانویه به محیط سرمایش پس از عملیات انحلال وابسته است و با افزایش	اندازه ذرات رسوبی 'γ،
نرخ سرمایش، میزان ذرات رسوبی 'γ ثانویه کاهش مییابد. همچنین با افزایش نرخ سرمایش پس از عملیات انحلال، میانگین	مورفولوژی 'γ،
اندازه ذرات رسوبی 'γ اولیه از ۱۲۶/۵ به ۳۰ نانومتر کاهش یافت و درصد آنها از ۵۹ ٪ به ۶۶/۹۱ ٪ افزایش یافت. بیشترین	نرخ سرمایش پس از عملیات
سختی متعلق به سیکل عملیات حرارتی AC که دارای بیشترین میزان ' γ ثانویه است، است.	انحلال.

ارجاع به این مقاله:

محیا شمسیان، حسین عربی، سید محمدعلی بوترابی، تاثیر نرخ سرمایش پس از عملیات انحلال بر ریز ساختار و سختی سوپرآلیاژ 750-X، پژوهشنامه ریختهگری، پاییز ۱۳۹۹، جلد ۴، شماره ۳، صفحات ۱۴۵–۱۵۳. شناسه دیجیتال: DOI): 10.22034/frj.2020.203182.1101)

۱– مقدمه

بهطور کلی در سوپرآلیاژهای پایه نیکل، میتوان به سه دسته آلیاژهای نیکل خالص، آلیاژهای پایه نیکل محلول جامد و آلیاژهای پایه نیکل رسوب سخت شونده اشاره کرد. سوپرآلیاژ ملیاژهای پایه نیکل کروم رسوب سخت شونده است که در طیف گستردهای از ابزارهای صنعتی همانند توربینهای گازی، مخازن تحت فشار، ابزارها و سازههای هواپیما کاربرد دارد. همچنین به دلیل مقاومت به خوردگی زیاد برای کاربردهایی مانند پیچ و مهرههای مورد استفاده در دماهای بالا بسیار مورد استفاده قرار می گیرد [1–۳]. عملکرد سوپرآلیاژ 750-X همانند

آلیاژ Inconel 600 بوده اما افزودن عناصری همانند آلومینیم و تیتانیم، سوپرآلیاژ T-X را تبدیل به یک آلیاژ رسوب سخت کرده است که به دلیل مقاومت به خوردگی و اکسیداسیون و خواص کششی و خزشی مناسبی که دارد، آن را قادر به پایداری و حفظ استحکام تا دماهای بالاتر از Σ⁰۲۰۰ می کند [۱, ۴]. در این سوپرآلیاژ علی رغم نقشی که کاربیدهای فلزی ثانویه در استحکام بخشی دارند، فاز 'γ ایجاد شده در اثر عملیات حرارتی به عنوان اصلی ترین و اولین فاز استحکام بخش در این آلیاژ شناخته می شود [۵, ۶]. ساختار اکثر سوپرآلیاژهای ۲۰۵۰X

ورقهای بصورت مخلوطی از دانههای ریز و درشت با ابعاد ۰/۱۵ الی ۰/۵ میلیمتر است.

سوپرآلیاژ X-750 کاربرد قابل توجهی در محیطهای مخرب دارد و ريزساختارآن، كاربرد اين آلياژ را تعيين ميكند. بطوريكه می توان با اعمال عملیات حرارتی های متفاوت و پخش کردن ذرات رسوبی 'γ با مورفولوژیهای متفاوت، به ریزساختار مناسب و به تبع آن به خواص مکانیکی مطلوب دست یافت. ذرات رسوبی γ (Ni₃(Ti,Al دارای ساختار کریستالی FCC با ساختار L12 و یارامتر شبکه nm ۰/۳۶ مستند. تطابق شبکه نزدیکی که این ذرات با زمینه دارد (~ / ۱ – ۰) سبب همگنی آنها بطور یکنواخت در زمینه می گردد [۷]. به طوری که با رسوبات بسیار ریز موجود در زمینه قابل شناسایی بوده و در سرتاسر ماده پراکنده هستند [۸]. اطلاعاتی در مورد دمای دقیق پایداری ذرات 'γ در دسترس نیست، اما در اکثر آلیاژهای Ni-Al دمای انحلال این فازهای رسوبی بین ۸۵۵ تا ۱۲۰۰ درجه سانتی گراد است [۹]. فازهای ثانویه دیگری که در سوپرآلیاژ X-750 مشاهده می شود، کاربیدهای FCC از نوع M₂₃C₆ ،MC است که در آن M عنصری فلزی است. کاربیدهای MC را می توان به صورت (Ti,Nb)C) نوشت که معمولا غنی از عناصر تیتانیم و نایوبیم هستند و پارامتر شبکه آنها وابسته به عنصر فلزی آن است. به طوری که اگر غنی از نایوبیم باشند، پارامتر شبکه آنها ۰/۳۶ و اگر غنی از تیتانیم باشد، ۰/۴۴ نانومتر است. این کاربیدها هم در زمینه و هم در مرزدانه یافت می شوند و تا دمای ۲^۰۰۲ ۷ پایدار بوده و می توان گفت متأثر از عملیات حرارتی نیستند. البته قابل ذکر است که کاربیدهای MC غنی از نایوبیم، دمای انحلال کمتری نسبت به تیتانیم دارد و تا حدودی طی عملیات انحلال شروع به حل شدن میکند [۱۰, ۱۱]. از جمله دیگر کاربیدهای موجود در این سوپرآلیاژ، کاربید M₂₃C₆ با ساختار FCC و پارامتر شبکه ۱/۰۶ نانومتر است. این کاربیدهای غنی از کروم با مورفولوژیهای متفاوت معمولا در مرزدانهها بوده و گزارش شده است که در دمای ۸۷۰C° حل می شوند [۱, ۱۲].

در سوپرآلیاژهای ۲۰۶۵ X با افزایش دما تا بالاتر از C° ۲۰۴ بیشتر اثرات رسوب سختی از بین میرود اما قطعات عملیات حرارتی شده، استحکام مفیدی را تا دمای C° ۹۸۲ دارا هستند [۱۳]. در واقع عملیات حرارتی یکی از مراحل ساخت یا بازسازی پرههای توربین گازی با هدف ایجاد ساختار میکروسکپی و خواص مورد نظر در آلیاژ و پوشش است و عدم کنترل دقیق سیکل عملیات حرارتی و اتمسفر آن سبب ایجاد ساختار نامناسب، ایجاد ترک، افت خواص مکانیکی و اکسایش می شود. در گذشته

عمليات حرارتي رايجي كه بر سوپرآلياژ X-750 انجام مي شد، شامل سه مرحلهی: ۱) عملیات انحلال در دمای تقریبا C^oC ۱۰۰۰ ۸۵۰ $^{\circ}C$ به مدت ۱ الی ۲ ساعت، ۲) عملیات پایداری در دمای $^{\circ}$ به مدت ۲۴ ساعت و ۳) عملیات پیرسازی نهایی در دمای ۷۰۰ بود. اما به هرحال این نوع عملیات حرارتی رضایت بخش $^{\circ}\mathrm{C}$ نبوده و امروزه عملیات حرارتی دو مرحلهای انحلال و پیرسازی برای سوپرآلیاژ X-750 انجام می شود [۱۴]. جهت دستیابی به خواص مكانيكي مطلوب، عمليات حرارتي انحلال براي ايجاد ساختاری همگن که شامل رسوبات ریز 'γ باشد، بسیار حائز اهميت است [10]. بطور كلى اثر عمليات حرارتي آنيل انحلالي بر ریزساختار در پایان عملیات حرارتی مشخص می شود که انتظار می رود تمام ذرات ' γ و کاربید $M_{23}C_6$ حل شوند. با این حال، گزارشهایی از باقیماندن مقداری از این فازهای ثانویه پس از عملیات انحلال در دمای C^oC ۱۰۹۳ به مدت یک ساعت به میزان .[Δ] فاز 'γ و ./۳ wt.'/ در دسترس است [Δ]. ا شکل(۱) دما و زمان تحولات فازی آلیاژ X-750 را نشان میدهد. سرعت سرمایش پس از عملیات انحلال به علت موثر بودن در میزان جوانهزنی و رشد فازهای رسوبی نقش بسزایی در اندازه و مورفولوژی فاز رسوبی دارد؛ بطوریکه میزان تبعیت اندازه ذرات در دمای پیرسازی به سرعت سرمایش پس از عملیات انحلال γ' بستگی دارد. چنانچه سرعت سرمایش پس از عملیات انحلال زیاد باشد، اندازه فاز 'γ تابعی از دمای پیرسازی است. زیرا سرعت سرد کردن بالا مانع از رسوب 'γ در حین سرمایش می شود. در گزارشی [۱۷] بیان شده که معمولا جوانههای 'γ در طول فرآیند سرد شدن فارغ از توجه به نرخ سرمایش اتفاق میافتد. طبق تئوری جوانهزنی، جوانهزنی 'γ وابسته به دو فاکتور مهم است:

- انرژی آزاد شیمیایی که مرتبط به زمینه فوق اشباع است.
- ۲) انرژی مرزدانه شامل انرژی سطح و انرژی الاستیک که انرژی الاستیک توسط عدم تطابق شبکه بین رسوبات 'γ و γ تعیین می شود.



¹ Stabilizing

پس می توان چنین بیان کرد که زمینه ی فوق اشباع و پارامتر عدم تطابق، دو فاکتور بسیار مهم در کنترل رسوبات ' هستند [۱۷]. البته در مقالات مختلف اشاراتی به اهمیت تاثیری که نرخ سرمایش از دمای انحلال بر ریزساختار سوپرآلیاژهای پایه نیکل می گذارند، کردهاند. به طور مثال Koul و همکارانش بیان کردند که افزایش نرخ سرمایش از دمای انحلال سبب کاهش اندازهی رسوبات 'γ می شود [۱۸]. از جمله عوامل دیگری که متاثر از نرخ سرمایش پس از عملیات انحلال است، کسر حجمی رسوبات 'γ است. همان طور که قبلاً نیز اشاره شد، استحکام دمای بالای سوپرآلیاژهای پایه نیکل علاوه بر مورفولوژی رسوبات 'γ، به کسر حجمی آنها نیز وابسته است. در گزارشی که بر سوپرآلیاژ Udimet 500 انجام گرفت، مشاهده شد که با افزایش نرخ سرمایش از کوره تا هوا، کسر حجمی رسوبات کاهش می یابد. شکل زیر ارتباط بین نرخ سرمایش و کسر حجمی رسوبات را در این آلیاژ نشان میدهد [۱۹]. پس از عملیات انحلال، جهت رسوب فازهای رسوب سخت شونده و یا رسوب سایر فازهای مؤثر در بهبود استحکام، عملیات پیرسازی انجام می شود. همانند عملیات انحلال، عملیات پیرسازی نیز بنا بر آلیاژ و ترکیب شیمیایی آن انتخاب می شود [۱۳] و بطور کلی جهت جوانهزنی و رشد رسوبات 'γ استفاده می شود [۲۰].

به دلیل اهمیت نرخ سرمایش در اندازه، مورفولوژی و کسر حجمی ذرات رسوبی 'γ که از جمله مهمترین فازهای استحکام بخش در سوپرآلیاژ X7-50 به شمار میآید و همچنین به دلیل تحقیقات کمی که بر این موضوع در سوپرآلیاژ مورد پژوهش انجام شده است، هدف از این پژوهش، تاثیر محیط و درواقع نرخ سرمایش پس از عملیات انحلال و تاثیر آن بر ریزساختار سوپرآلیاژ X-50 است.

۲- مواد و روش تحقیق

از سوپرآلیاژ پایه نیکل 750-X با ترکیب شیمیایی مندرج در جدول (۱) استفاده شده است که توسط دستگاه کوانتومتری به ست آمده است. این ترکیب به طور کامل مطابق با ترکیب شیمیایی استاندارد این آلیاژ است. نمونهها با ابعاد ۱۰ ×۱۰ × 10 میلیمتر برش داده شدند. به منظور یکنواختسازی ریزساختار ابتدا عملیات انحلال و سپس جهت ایجاد فازهای ' γ عملیات پیرسازی بر روی نمونهها انجام شد. جهت انجام سیکل عملیات حرارتی، ابتدا نمونهها به مدت ۲ ساعت تحت دمای Ω° ۱۱۵۵ قرار گرفتند و سپس در پنج محیط کوره، هوا، روغن، آب و آب نمک که به ترتیب با علامت اختصاری Ω , AC ،FC و MO در شده و پس از آن به مدت شدهاند، با نرخ سرمایش متفاوت سرد شده و پس از آن به مدت

۲۴ ساعت تحت دمای C^o ۸۴۵ پیرسازی شدند. شکل (۲) شماتیک سیکلهای عملیات حرارتی اعمال شده بر این آلیاژ را نشان میدهد. جهت تعیین و بررسی ریزساختار پس از مراحل آمادهسازی اولیه، نمونهها با محلول اسید اگزالیک، الکترو اچ شدند. ریزساختار نمونهها توسط میکروسکپ نوری و الکترونی روبشی مدل Olympus BX51M مورد بررسی قرار گرفت. همچنین جهت بررسی و آنالیز دقیقتر ریزساختار نمونهها از یک دستگاه میکروسکپ الکترونی گسیل میدانی، FESEM، با مدل MIRA3TESCAN-XMU

با استفاده از نرمافزار ImageJ و MIP میانگین اندازه دانههای نمونههای مختلف سوپرآلیاژ مورد پژوهش، بعد از اعمال سیکلهای متفاوت عملیات حرارتی اندازه گیری شد. برای رسیدن به نتایج دقیقتر میانگین اندازه دانهها، از ۲۰ منطقه بر روی تصاویر مختلف برای هر نمونه تحت عملیات حرارتی که دارای وضوح بیشتری بود، اندازه گیری انجام شد. از نرمافزار آنالیز تصویر Mp نماده شد. همچنین تخمین درصد فازهای موجود در آلیاژ استفاده شد. همچنین آزمایش سختی سنجی روی نمونهها انجام شد. همچنین آزمایش سختی سنجی روی نمونهها انجام شد.

۳- نتایج و بحث

تصاویر (۳) نمونه سوپرآلیاژ 750-X کار شده اولیه فاقد هرگونه عملیات حرارتی و همچنین نمونههایی که تحت عملیات انحلال قرار گرفته و پس از آن با نرخهای متفاوت سرد شده است را نشان میدهد. همان طور که در شکل (۳–الف) مشاهده میشود، ریزساختار سوپرآلیاژ 750-X کار شده شامل دانههای درشت و ریز به همراه دوقلوییهای مکانیکی با فصل مشتر کهای ناصاف با زمینه است. طبق آنالیزهای تصویری که بر روی سوپرآلیاژ اولیه صورت گرفت، اندازه دانههای ریز در محدوده ۲۰ میکرومتر و اندازه دانههای درشت در محدوده ۷ \pm ۱۰۰ میکرومتر محاسبه شدند. سپس نمونه تحت عملیات انحلال قرار گرفت، به طوری که به مدت ۲ ساعت در دمای 2° ۵ \pm ۱۱۵۵ حرارت داده شد و سپس در پنج محیط متفاوت سرد شد.



شکل ۲- تصویر شماتیک عملیات حرارتیهای اعمال شده در این پژوهش.

جدول ۱- ترکیب شیمیایی اینکونل -۷۵۰X استاندارد و آلیاژ استفاده شده در تحقیق.

Mg	Sn	С	V	Mo	Cu	Co	Mn	Si	Nb	Al	Ti	Fe	Cr	Ni	عنصر
0.001	0.001	0.074	0.055	0.082	0.208	0.223	0.145	0.711	0.910	0.811	2.355	7.400	14.780	72.780	درصد وزنی در این
															تحقيق
		max			Max	Max 1	Max	max	0.7 –	0.4 - 1	2.25 –	5-9	14-17	min 70	درصد وزنی استاندارد
		0.08			0.5		1	0.5	1.2		2.75				



شکل ۳− تصاویر میکروسکپ نوری از ریزساختار اینکونل: الف) بدون اعمال عملیات حرارتی، تحت عملیات انحلال در ب) C° 1۱۵۵، 2h، سرد شده در کوره، ج) C° 1۱۵۵، C، سرد شده در هوا، د) C° ۱۱۵۵، C، سرد شده در روغن، ه)C C ۵ ۱۱۵ م C سرد شده در آب، و)C ° 1۱۵۵ م C سرد شده در آب نمک.

مطابق تصاویر (۳– ب) الی (۳–و) مشاهده شد که با افزایش دما شرایط برای رشد دانهها فراهم بوده و دانهبندی درشت تری در مقایسه با ریزساختار آلیاژ اولیه حاصل گردید. میانگین اندازه دانهها طی سرمایش در این پنج محیط، اختلاف قابل ملاحظهای با یکدیگر نداشته و اندازه آنها ۲ ± ۲۵ میکرومتر حاصل شد. به عبارتی می توان چنین بیان کرد که تغییر در محیط سرمایش پس از عملیات انحلال نمی تواند تغییر قابل ملاحظهای در اندازه دانهها ایجاد کند و تنها دمای عملیات انحلال در رشد و اندازه ملیات انحلال در کوره با نرخ سرمایش بسیار کم سرد می شود، به دلیل اینکه مدت زمان بیشتری را در مقایسه با سایر محیطهای سرمایش در دمای بالا بوده، شرایط و زمان بیشتری جهت رشد و ایجاد دانهبندی هم محورتر در مقایسه با سایرین

پس از عملیات انحلال به مدت ۲ ساعت در دمای ثابت $^{\circ}$ ۵ ± $^{\circ}$ ۵ ۵ (و سرمایش در محیطهای متفاوت، عملیات $^{\circ}$ ۵ ± $^{\circ}$ ۵ شد. در دمای ثابت $^{\circ}$ ۵ ± $^{\circ}$ ۸ + ۵ + ۸ + ۸ بر هر یک از نمونه ها اعمال شد. تصاویر ارائه شده در شکل (۴) ریزساختار این نمونه ها را نشان می دهد. همانطور که در این تصاویر مشاهده می شود، ریزساختار نمونه ها بعد از عملیات پیرسازی در دماهای مختلف به مدت ۲۴ ساعت دارای ساختار دو گانه (به عبارتی دانه های ریز و دانه های در نمای و دانه های در نمای هم محور است. تعدادی فازهای رسوبی بصورت ذرات سیاه رنگ در زمینه نمونه های پیرسازی شده می شود.

با توجه به اهمیت اندازه دانه و مورفولوژی ذرات رسوبی ' γ بر خواص مطلوب سوپرآلیاژها، کنترل آنها امری ضروری است. با اعمال دمای عملیات پیرسازی کم، ذرات رسوبی ' γ قابلیت رسوب کردن را نداشته و سوپرآلیاژ فاقد این ذرات میشود. سوپرآلیاژ مردن را نداشته و سوپرآلیاژ فاقد این ذرات میشود. سوپرآلیاژ مردن را نداشته و مقادیر کافی از عناص Ti و AI است (مطابق فلزی متنوع و مقادیر کافی از عناص Ti و AI است (مطابق فلزی متنوع و مقادیر کافی از عناص آ و AI است (مطابق دهنده بین فلزی (AI,Ti) با ساختاری منظم را فراهم میکنند. البته کسر حجمی فازهای ' γ در این سوپرآلیاژ کم است. با اعمال شرایط سرمایش متفاوت پس از عملیات انحلال از دمای می کنند. البته کسر حجمی فازهای ' γ در این سوپرآلیاژ کم است. و ابعاد متفاوت فراهم گشت که در ادامه به بررسی آن پرداخته میشود.

شکل (۵) تصاویر ریزساختار اینکونل X-750 تحت سیکلهای متفاوت عملیات حرارتی را نشان میدهد. با توجه به شکل دمای

پیرسازی $D^\circ \ 4 \pm 0$ ۸۴۸ را می توان به عنوان دمایی از پیرسازی تعریف کرد که در تمامی شرایط سرمایش، شرایط مناسب برای ایجاد ذرات 'γ را دارا است. بعبارتی به نظر می رسد که جوانهزنی ذرات رسوبی 'γ اولیه تحت تاثیر نرخ سرمایش پس از عملیات انحلال نبوده و تنها تابع انرژی آزاد شیمیایی و انرژی مرزدانه که شامل انرژ سطحی و انرژی الاستیک است و در تمامی حالتهای سرمایش، شرایط ترمودینامیکی و سینتیکی جوانهزنی فراهم بوده و جوانهزنی ذرات رسوبی 'γ اتفاق می افتد [۱۶]. البته مورفولوژی و اندازه این ذرات تحت شرایط مختلف، متفاوت است و اندازه و اندازه این ذرات تحت شرایط مختلف، متفاوت است و اندازه انحلال بستگی دارد. به طوری که با افزایش نرخ سرمایش پس از عملیات انحلال مورفولوژی ذرات از حالت مکعبی خارج شده و به سمت کروی متمایل می شود.

همچنین با توجه به تصاویر علاوه بر گاما پرایم اولیه، گاما پرایم ثانویه نیز مشاهده می شود. تعدادی از فازهای گاما پرایم ابتدا در حین سرد کردن از عملیات انحلال جوانهزنی کرده و در حین سرد کردن پس از عملیات پیرسازی رشد کردهاند. کاهش نرخ سرمایش سبب کاهش درجه فوق اشباع و افزایش انرژی کوهیرنسی بین رسوبات γ و 'γ می شود. در واقع هر دو پدیده سبب افزایش شعاع جوانهی بحرانی شده که در نتیجه جوانه زنی رسوبات ' γ از زمینه γ با جوانه های بحرانی با شعاع بزرگتر را ممکن می سازد. بنابراین، زمانیکه نرخ سرمایش از دمای انحلال پایین است، سد انرژی جوانه زنی بالا است، پس عناصر مورد نیاز برای تشکیل ذرات جدید ' γ به ذرات اولیهی ' γ نفوذ کرده و سبب رشد آنها می شوند و بدین ترتیب در نرخهای سرمایش پایین، اندازه ذرات رسوبی 'γ بزرگتر از نرخ سرمایش های بالاست [۱۷]. بنابراین سرعت سرمایش پس از عملیات انحلال به علت موثر بودن در میزان جوانهزنی و رشد فازهای رسوبی، نقش بسزایی در اندازه و مورفولوژی فاز رسوبی ' γ دارد .همانطور که در شکل ($^{+}$) مشاهده می شود، اعمال شرایط متفاوت سرمایش پس از عملیات انحلال سبب شد تا عليرغم دماي و زمان ثابت عمليات انحلال و پیرسازی، ذرات رسوبی ' γ با درصد و اندازه ذرات متفاوتی ایجاد شوند. برای بیان این موضوع از نرمافزار Anix MP جهت تعیین کسر درصد ذرات رسوبی و همچنین از نرم افزار MIP جهت تعیین اندازه ذرات استفاده شد. همانطور که در نمودار شکل (۷) مشاهده می شود، زمانیکه نمونه پس از عملیات انحلال در کوره با نرخ سرمایش بسیار پایین سرد می شود، میانگین اندازه ذرات رسوبی '٬ ۸ ± ۱۲۶/۵ بوده است و با افزایش نرخ سرمایش، اندازه آنها به ۸ ± ۳۰ کاهش می یابد.



شکل ۴– تصاویر نوری از ریزساختار سوپر آلیاژ X-750 پیرشده در دمای C° ۸۴۵ به مدت ۲۴ ساعت بعد از عملیات انحلال در شرایط مختلف: الف) FC -۸۴۵ ب JC-۸۴۵ مج) ۸۴۵-۵۷م ج) WQ-۸۴۵ د) ۸۴۵-WQ و ۵) BQ-۸۴۵ .

با توجه به شکل (۶) که توسط نرمافزار Anix MP تهیه شد، مشاهده شد که در نرخهای سرمایش پایین، درصد ذرات ' اولیه کمتر است و با افزایش نرخ سرمایش، میزان آن ها افزایش می یابد. در واقع به دلیل افزایش انرژی کوهرنسی و درجه فوق اشباع که در اثر افزایش نرخ سرمایش اتفاق میافتد، شعاع بحرانی جوانههای ایجاد شده کاهش می یابد و به تبع آن، تعداد فازهای γ جوانهزده شده و درصد آنها افزایش می یابد. به دلیل اختلاف کمی که میان نرخ سرمایش محیطهای روغن، آب و آب نمک وجود دارد، مقایسه درصد ذرات رسوبی ایجاد شده در این سه محیط کاری دشوار است. اما در مقایسهی عملیات سرمایش در دو محیط کوره و هوا می توان گفت در هر دو محیط سرعت سرمایش کند بوده و امکان جوانهزنی ذرات ' γ در هر دو محیط به راحتی مهیا است، اما به دلیل سرعت سرمایش بسیار پایینی که در محیط کوره در مقایسه با محیط هوا وجود دارد، ذرات ' γ پس از سرد شدن در محیط کوره به یکدیگر ملحق گشته و درشت می شوند اما تعداد ذرات جوانه زده شده در محیط کوره در مقایسه با محیط سرمایش هوا بسیار کمتر است.

شکل (۸) تغییرات سختی نمونهها را بر حسب سیکلهای عملیات حرارتی نشان میدهد. با توجه به شکل روند کلی تغییرات سختی نسبت به سیکل عملیات حرارتی و متغیر محیط سرمایش پس از عملیات انحلال به نظر میرسد که در ابتدا با با افزایش نرخ سرمایش از محیط کوره به هوا، سختی به میزان افزایش نرخ سرمایش از محیط کوره به هوا، سختی الم مقدار سختی از محیط سرمایش هوا مشاهده شد.







شکل ۵- تصویر گرفته شده توسط میکروسکپ الکترونی روبشی از ریزساختار اینکونل X-750 سرد شده در شرایط الف) I-FC. ب) S-BQ (بس از عملیات انحلال و پیرسازی شده در دمای C° ۵ ± ۸۴۵.



شکل ۶- تصویر گرفته شده توسط نرم افزار Anix MP از ریزساختار اینکونل X-750 تحت سیکل عملیات حرارتی: الف) I-FC، ب) 2-AC، ج) OQ-3. د) 4+0% و ه) S-BQ پس از عملیات انحلال و پیرسازی شده در دمای ℃ a ± ۵۶۵.

البته ذكر این نكته حائز اهمیت است كه سختی حاصل شده از آلیاژهای تحت سرمایش بالا پس از عملیات انحلال (محیط روغن، آب و آب نمک) سختی بیشتری نسبت به شرایط سرمایش کوره را داشته و افت ذکر شده در مقایسه با محیط هوا مطرح می شود. در واقع می توان چنین بیان کرد که بیشترین سختی متعلق به محيط سرمايش هوا و كمترين سختى متعلق به محيط کوره است. رابطه هال – یچ بیان می کند هر دو عامل اندازه دانه و كسر حجمى كه به تبع آن بحث فاصله بين ذرات مطرح می شود، از عوامل موثر در سختی هستند. بطوریکه هرچه اندازه ذرات رسوبی γ بیشتر باشد، سختی کاهش مییابد. همچنین بیان می شود که با کاهش کسر حجمی، سختی کاهش می یابد. البته مشاهده مى شود كه با تغيير شرايط سيكل عمليات حرارتى از AC به AC و افت درصد ذرات رسوبی ' γ به میزان ۲۹٪، سختی نه تنها کاهش نیافت؛ بلکه به میزان ۲۵ HV افزایش یافت كه احتمالا علت اين افزايش، حضور ذرات گاماپرايم ثانويه است که نقش مهمی در سختی و استحکام قطعه ایفا می کند. در ادامه با افزایش نرخ سرمایش پس از انحلال و افزایش درصد ذرات رسوبی 'γ، سختی نسبت به سیکل عملیات حرارتی 1-FC افزایش می یابد. بنابراین نتیجه می شود که هر دو عامل کاهش اندازه ذرات رسوبی 'γ (طبق رابطه هال- پچ) و افزایش کسر حجمی

ذرات رسوبی گاما پرایم که به تبع آن منجر به کاهش فاصله بین آنها میگردد؛ سبب افزایش سختی میشود.



شکل ۷- تغییرات کسر حجمی و اندازه ذرات گاما پرایم ثانویه برحسب سیکلهای متفاوت عملیات حرارتی.



- [4] Marsh C., Kaoumi D., Tensile behavior of Inconel X750 sheets: effect of heat treatment, Transactions of the American Nuclear Society, 2016, 115.
- [5] Ballinger R., Elliott C., Hwang I., Prybylowski J., The effect of thermal treatment on the fracture properties of alloy X-750 in aqueous environments, Electric Power Research Institute, 1993.
- [6] Floreen S., Microstructural and environmental effects during creep crack growth in a superalloy, Elastic-Plastic Fracture: Second Symposium, Volume I -Inelastic Crack Analysis, 1983.
- [7] Sabol G., Stickler R., Microstructure of Nickel-Based Superalloys, Physica Status Solidi (b), 1969, 35, 11-52.
- [8] Raymond E., Effect of grain boundary denudary denudation of gamma prime on notch-rupture ductility of Inconel nickel-chromium alloys X-750 and 718, American Institute of Mining, Metallurgical and Petroleum Engineering, Materials Society Transactions, 1967, 239, 1415-1422.
- [9] Donachie M.J., Donachie S.J., Superalloys: a technical guide: ASM international, 2002.
- [10] Miller M., Burk M. An APFIM/AEM characterization of alloy X750, Applied Surface Science, 1993, 67, 292-298.
- [11] Mills W., The deformation and fracture characteristics of Inconel X-750 at room temperature and elevated temperatures, Metallurgical Transactions A, 1980, vol. 11, 1039-1047.
- [12] Sinha A.K., Moore J.J., Study of precipitation and growth of γ' and dislocation structure in Inconel X-750, Metallography, 1986, 19, 75-86.
- [13] Frank R., Selection of Age-Hardenable Superalloys, Carpenter Technology, 2005.
- [14] Kekkonen T., Hänninen H., The effect of heat treatment on the microstructure and corrosion resistance of Inconel X-750 alloy, Corrosion Science, 1985, vol. 25, 789-803.
- [15] Blum F., Benson J., Stander C., The effect of cooling rate on the γ' size in single crystal nickel-base superalloys, Journal of Materials Science Letters, 1994, 13, 1213-1214.
- [16] Mishra B., Sinha A. K., Moore J. J., Effect of Single Aging on Microstructure and Impact Property of INCONEL X-750, Metallurgical Transaction: A, 1985, 16, 821-829.
- [17] Mao J., Chang K.M., Yang W., Furrer D.U., Ray K., Vaze S. P., Cooling precipitation and strengthening study in powder metallurgy superalloy Rene88DT, Materials Science and Engineering: A, 2002, 332, 318-329.
- [18] Arabi H., Rastegari S., Mirhosseini M., Sadeghi B., Effect of cooling rates from partial solution temperature and aging on γ' precipitation in IN792 superalloy, Materials Science and Technology, 2013, 29, 1513-1517.
- [19] Sajjadi S. A., Elahifar H., Farhangi H., Effects of cooling rate on the microstructure and mechanical properties of the Ni-base superalloy UDIMET 500, Journal of Alloys and Compounds, 2008, 455, 215-220.
- [20] Porter D.A., Easterling K.E., Sherif M., Phase Transformations in Metals and Alloys, (Revised Reprint): CRC Press, 2009.

۴- نتیجهگیری

- ۱- با افزایش دما و اعمال عملیات انحلال، شرایط برای رشد
 دانهها فراهم بوده و دانهبندی درشتتری در مقایسه با
 ریزساختار آلیاژ اولیه حاصل شد.
- ۲- میانگین اندازه دانهها طی سرمایش در پنج محیط، اختلاف
 قابل ملاحظهای با یکدیگر نداشته و اندازه آنها ۲ ± ۷۵ میکرومتر حاصل شد و تنها دمای عملیات انحلال در رشد و اندازه دانهها موثر است.
- ۳- جوانهزنی ذرات رسوبی 'γ اولیه تحت تاثیر نرخ سرمایش پس
 از عملیات انحلال نبوده و تنها تابع انرژی آزاد شیمیایی و
 انرژی مرزدانه که شامل انرژی سطحی و انرژی الاستیک است
 و ریزساختار حاصل شده از اینکونل X-750 در نرخهای
 سرمایش متفاوت شامل ذرات رسوبی 'γ است.
- ۴- اندازه قطر، کسر حجمی و مورفولوژی ذرات 'γ ایجاد شده وابسته به محیط و نرخ سرمایش پس از عملیات انحلال است. بطوریکه با افزایش نرخ سرمایش، اندازه ذرات کاهش یافت و مورفولوژی رسوبات 'γ از مکعبی به کروی متمایل شد.
- ۵- با افزایش نرخ سرمایش از محیط کوره به هوا، درصد ذرات 'γ اولیه کاهش و سختی افزایش یافت و سپس با بیشتر شدن نرخ سرمایش پس از عملیات انحلال، درصد ذرات رسوبی افزایش یافت. افت ایجاد شده در درصد ذرات رسوبی گاماپرایم اولیه و افزایش سختی به دلیل جوانهزنی و رشد ذرات 'γ ثانویه است.
- ۶- بیشترین سختی از سیکل عملیات حرارتی ۲ حاصل شد که
 گویای اهمیت 'γ ثانویه در سختی و استحکام است.

مراجع

- Zhang H.K., Yao Z., Judge C., Griffiths M., Microstructural evolution of CANDU spacer material Inconel X-750 under in situ ion irradiation, Journal of Nuclear Materials, 2013, 443, 49-58.
- [2] Zhang H.K., Yao Z., Morin G., Griffiths M., TEM characterization of in-reactor neutron irradiated CANDU spacer material Inconel X-750, Journal of Nuclear Materials, 2014, 451, 88-96.
- [3] Mishra B., Moore J., Inconel X-750: Selection of heat treatment for PWR applications, Scripta Metallurgica, 1987, 21, 1179-1184.



Research Paper:

Founding Research Journal

Effects of Solution Cooling Rate on Microstructure and Hardness of X-750 Superalloy

Mahya Shamsian Jeze¹, Hossein Arabi², Seyed Mohammad Ali Boutorabi^{*2}

1. M.Sc. Student, School of Metallurgy and Materials Engineering, Iran University of Science and Technology

2. Professor, School of Metallurgy and Materials Engineering, Iran University of Science and Technology

* Corresponding Author: boutorabi@iust.ac.ir

Abstract Paper history: Received: 28 September 2019 Accepted: 09 November 2020 X-750 Superalloy is a precipitation hardened nickel-chromium alloy that maintains its corrosion and oxidation resistance up to 704 °C. Although with increasing temperatures up to 704 °C most of the effects of hard deposition are eliminated, the heat treatment components have a good strength up to 982 °C. For this reason, it is important to apply heat treatment to stabilize the precipitation phases in the X-750 superalloy. The purpose of this study was to investigate the effect of cooling rate on the microstructure and changes in the morphology and size of the particles size of γ' in the X-750 superalloy as well as the relationship between microstructure and hardness. For this purpose, during two-step heat treatment of solution and aging treatment to obtain optimum γ' particle size, different cooling rates after solution **Keywords:** treatment were taken and visual analyzes were performed on the obtained microstructures. The Inconel X-750, Superalloy results showed that nucleation of secondary γ' particles occurred after cooling rate after solution but their growth was dependent on the aging temperature. The formation of secondary heat treatment, γ' is also dependent on the cooling environment after dissolution and with increasing cooling Particle size of $\gamma' - \gamma'$ rate, the amount of secondary y' depositional particles decreases. Also, with increasing cooling Morphology, rate after solution treatment, the average size of initial γ' particles decreased from 126.5 to 30 Cooling rate after solution nm and their percentage increased from 59 to 66.91. The highest hardness belongs to the 2-AC treatment. heat treatment cycle, which has the highest amount of γ' particles.

Please cite this article using:

Mahya Shamsian Jeze, Hossein Arabi, Seyed Mohammad Ali Boutorabi, Effects of Solution Cooling Rate on Microstructure and Hardness of X-750 Superalloy, in Persian, Founding Research Journal, 2020, 4(3) 145-153. DOI: 10.22034/frj.2020.203182.1101

Journal homepage: www.foundingjournal.ir