

روش نوین برای تولید پودر نانوکامپوزیتی آلومیناید تیتانیم/آلومینا

علیرضا کمالیⁱ; حکمت رضوی زادهⁱⁱ; سید محمد مهدی هادویⁱⁱⁱ; جواد فهیم

چکیده

کامپوزیت‌های زمینه آلومیناید تیتانیم با مقاوم ساز آلومینا در اثر واکنش آلومینیم با دی اکسید تیتانیم قابل تولید است. کامپوزیت مزبور به عنوان یک ماده ارزان قیمت برای کاربردهای دمای بالا مطرح است. در این پژوهش تأثیر فرآیندهای آسیاکاری گلوله ای و هم چنین احتراق حرارتی بر سیستم $3\text{TiO}_2/7\text{Al}$ بررسی شده است. مطابق با نتایج دست آمده، عملیات آسیاکاری پرانرژی تا ۶۰ ساعت به احیای TiO_2 منجر نمی‌شود؛ با این وجود عملیات آسیاکاری موجب کاهش دمای واکنش گرمای می‌گردد. افزودن ماده محترقه KClO_4 و سپس حرارت دهی سیستم به تولید ذرات نانومتری آلومیناید تیتانیم و آلومینا با ابعادی در حدود ۳۰ nm می‌انجامد.

کلمات کلیدی

تیتانیم آلومیناید/آلومینا، نانوکامپوزیت، آسیاکاری، احتراق حرارتی

A New Method for Production of Titanium Aluminide/Alumina Nanocomposite Powder

A.R.Kamali- H.R.azavizadeh-M.Hadavi-J.Fahim

ABSTRACT

Titanium Aluminide based composites with Al_2O_3 reinforcement can be produced via reaction between Al and TiO_2 . These composites are considered as low materials for high temperature applications. In this research, the effect of ball milling process and thermal ignition on $3\text{TiO}_2/7\text{Al}$ system is investigated. On the basis of obtained results, ball milling for 0 to 60h does not lead to reduction of TiO_2 , but this process reduces the temperature of exothermic reaction. Adding of KClO_4 and then heating of the system produces titanium aluminide/alumina nanometric particles. These particles have a size around 30 nm.

KEYWORDS

Titanium Aluminide/Alumina-Nanocomposite-Ball Milling-Thermal Ignition.

ⁱ دکتری مواد، دانشگاه علم و صنعت ایران، تهران خیابان پاسداران، نگارستان، ۳، پ. ۷، تلفن: ۰۲۱-۷۷۰۰۶۷۲۱-۲۲، E-mail: Alirezakam@yahoo.com

ⁱⁱ دانشیار مواد، دانشگاه علم و صنعت ایران

ⁱⁱⁱ دانشیار مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر

^{iv} دانشجوی کارشناسی ارشد مواد، دانشگاه آزاد اسلامی، واحد تهران جنوب

می شود و به دنبال آن در دمای کمی بیش از 1000°C ، آلومینیم مذاب با TiO_2 واکنش می دهد و ترکیب TiAl و Al_2O_3 تشکیل می گردد.

در تحقیق حاضر، اثر آسیاکاری گلوله ای مخلوط $3\text{TiO}_2 + 7\text{Al}$ بر دماهای واکنش و هم چنین اثر افزودن مواد محترقه به مواد اولیه بر مورفولوژی و نوع محصولات نهایی مطالعه شده است. بر این اساس، یک فرایند جدید برای تولید پودر نانوکامپوزیتی آلومیناید تیتانیم/آلومینا معرفی شده است. در این فرایند از ماده منفجره KClO_4 برای تولید پودر مذبور استفاده شده است؛ به عبارت دیگر، در این تحقیق، اثر افزودن پودر KClO_4 بر واکنش آلومینوترمیک دی اکسید تیتانیم بررسی شده است.

۲- مواد و روش تحقیق

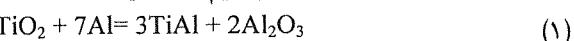
۲-۱- مواد

در این تحقیق از پودرهای دی اکسید تیتانیم ($100\mu\text{m}$) و $99/95\%$ ، پودر آلومینیم ($150\mu\text{m}$) و $99/98\%$ و پرکرات پتاسیم ($150\mu\text{m}$) و $99/99\%$ استفاده شد.

۲-۲- عملیات آسیاکاری مکانیکی

برای انجام عملیات آسیاکاری گلوله ای از یک آسیا گلوله ای سیاره ای مدل فریچ استفاده شد. در این نوع آسیا، دو محفظه بر روی یک دیسک چرخان قرار دارد. محفظه ها به همراه دیسک چرخیده و از سوی دیگر به طور همزمان در جهتی مخالف جهت چرخش دیسک به دور خود می چرخدند. در اثر این دو حرکت (حرکت سیاره ای) گلوله های داخل محفظه ها موجب آسیاکاری پودر داخل محفظه می شوند [۹]. در این تحقیق، در هر محفظه ۳ گلوله قرار داده شد. قطر و ارتفاع محفظه 40 میلی متر و قطر متوسط گلوله ها $15\text{ و وزن متوسط هریک از آنها } 4\text{ گرم بود}$. سرعت چرخش محفظه ها $400\text{ دور بر دقیقه بود}$. محفظه ها و گلوله از جنس SiO_2 و نسبت وزنی گلوله به پودر معادل $10\text{ به }1$ انتخاب شدند. عملیات آسیاکاری در محیط هوا و مدت زمان های $۱، ۵، ۱۰، ۲۰، ۴۰$ و ۶۰ ساعت انجام و سپس نمونه ها تحت تحلیل XRD قرار گرفت. برخی از نمونه ها برای تعیین دماهای بحرانی تحت تحلیل DTA ⁱⁱ قرار گرفت. آنالیز مذبور با نرخ $5^{\circ}\text{C}/\text{min}$ و در اتسفسر محافظ آرگون انجام شد. برای شناسایی نوع واکنش روی داده در دماهای مشخص شده در نمودارهای DTA، پودرهای آسیا شده و آسیا نشده مطابق با شرایط تحلیل DTA در دماهایی کمتر و بیشتر از دمای قله های DTA در اتمسفری از گاز خنثی آرگون تحت گرمایش و سپس تحت تحلیل XRD قرار گرفت.

نیازمندی های فزآینده بشری به ویژه در دهه اخیر، ایده جایگزینی مواد متداول را با مواد جدید تر با کارایی بیشتر قوت بخشیده است. ادوات پرنده در نوک هرم نیازمندی های کنونی بشر قرار دارد. سرعت و کارایی بیشتر، آلودگی صوتی کمتر و نشر کمتر گازهای مضر از جمله این نیازمندی ها به شمار می روند. برای دستیابی به این خواسته ها، ابرنیکل آلیاژ ها؛ که به عنوان میراث یک دوره رشد پنجه ساله، هم اکنون به مرحله تکامل مهندسی خویش رسیده اند، بایستی با مواد سبک تر جایگزین شوند. هم اکنون، ترکیب های بین فلزی آلومیناید تیتانیم و خصوصاً مواد بر پایه $\text{Al}-\text{TiAl}$ به عنوان جایگزین جدی ابرنیکل آلیاژ ها در کاربردهایی نظیر پره توربین و کمپرسور در موتورهای جت مطرح هستند [۱]. با اینکه وزن این مواد کمتر از نصف وزن ابرآلیاژ هاست، مقاومت دمایی قابل توجهی نیز دارد. هم چنین در این ترکیب ها پدیده احتراق، در دماهای بیش از 600°C درجه سانتی گراد؛ که یکی از مشکلات استفاده از آلیاژ های تیتانیم در دمای بالاست، دیده نمی شود [۲]، [۳]. با این حال، این مواد به نسبت خواص منحصر به فرد خویش، مورد استفاده قرار نمی گیرند. یکی از دلایل اصلی این امر، هزینه بالای تولید آنهاست. فرایند ذوب چندباره در کوره قوس الکتریکی تحت خلا [۴] که معمولاً برای تولید این مواد می شود به انضمام گرانی تیتانیم (به عنوان یکی از مواد اولیه) موجب گرانی محصول نهایی می شود. تحقیقات اخیر نشان می دهد ترکیب های بین فلزی آلومیناید تیتانیم به روش احیای آلومینوترمیک دی اکسید تیتانیم قابل تولید است. روش مذبور بر این واقعیت استوار است که آلومینیم توانایی احیای دی اکسید تیتانیم را دارد و محصول نهایی مشتمل بر ترکیب های بین فلزی آلومیناید تیتانیم و آلومیناست [۵]:



معمولًا طیفی از ترکیب های بین فلزی آلومیناید تیتانیم با ضرایب استوکیومتری مختلف در جریان واکنش 1 تولید می شوند. محصول این واکنش یک پودر کامپوزیت شامل ترکیب های بین فلزی آلومیناید تیتانیم و آلومیناست و این دو جزء دارای حالت درهم نفوذ کننده اند [۶]. کامپوزیت حاصل از تق جوشی پودر مذکور دارای کاربردهای جالبی در دماهای بالا هستند؛ همانند توربوبشارز در اتموبلی های پرقدرت [۷]. گرمایش مخلوط اولیه $3\text{TiO}_2 + 7\text{Al}$ در نرخ های مختلف بررسی شده است [۸]. مطابق با نتایج این بررسی ها، در تمام نرخ های گرمایش، آلومینیم در دمای حدود 660°C ، ذوب

۳-۲- بررسی اثر افزودن KClO_4

جدول(۱): مواد مورد استفاده در آزمایش‌ها

$\text{KClO}_4(\text{g})$	$\text{Al}(\text{g})$	$\text{TiO}_2(\text{g})$	ردیف
.	۹/۴۵	۱۲/۰۰	۱
۱/۵۵	۱۰/۲۶	۱۲/۰۰	۲
۲/۱۰	۱۱/۰۷	۱۲/۰۰	۳
۴/۶۶	۱۱/۸۸	۱۲/۰۰	۴
۶/۲۱	۱۲/۶۵	۱۲/۰۰	۵
۷/۷۶	۱۲/۵۰	۱۲/۰۰	۶
۹/۳۱	۱۴/۳۱	۱۲/۰۰	۷
۱۰/۸۶	۱۵/۱۲	۱۲/۰۰	۸
۱۲/۴۲	۱۵/۹۲	۱۲/۰۰	۹
۱۳/۹۷	۱۶/۲	۱۲/۰۰	۱۰
۱۵/۵۱	۱۷/۵۵	۱۲/۰۰	۱۱

۴-۲- روش‌های آنالیز

در این تحقیق از یک دستگاه XRD با اشعه $\text{Cu}(\text{Cu})\text{K}\alpha$ برای شناسایی فازی استفاده شد. برای مطالعات ساختاری از یک دستگاه میکروسکوپ الکترونی رویشی (SEM) زیمنس و یک دستگاه میکروسکوپ الکترونی عبوری (TEM) مدل CEM 902A با قدرت 100kV استفاده شد. بدین منظور ذرات پودر قبل از مطالعه، با دستگاه اولتراسونیک و در محلول استن به مدت زمان ۳۰ دقیقه آماده سازی شد.

۳- نتایج و بحث

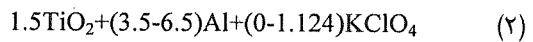
۳-۱- آسیاکاری مخلوط

الگوی پراش اشعه ایکس از مخلوط پودری $3\text{TiO}_2+7\text{Al}$ پس از ۱، ۵، ۲۰، ۴۰، ۱۰ و ۶۰ ساعت آسیاکاری در شکل(۲) نشان داده شده است.

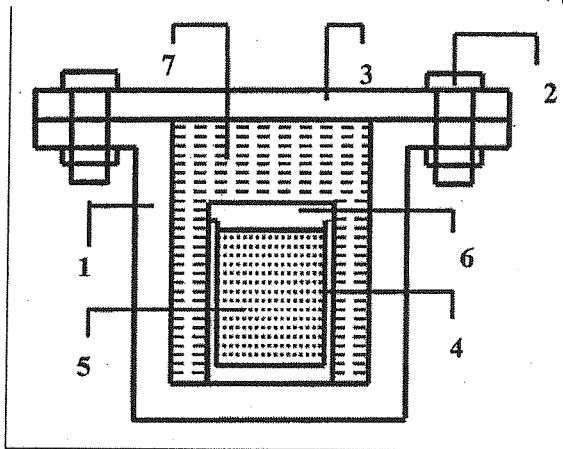
مطابق با شکل (۲) آسیاکاری گلوله‌ای حتی در مدت زمان‌های زیاد ۶۰ ساعت منجر به احیای TiO_2 به وسیله Al در حالت جامد نمی‌شود. از سوی دیگر، آسیاکاری در زمان‌های ۲ ساعت و بیشتر موجب ورود ناخالصی SiO_2 به سیستم می‌شود. منبع ورود این ناخالصی، محفظه و گلوله‌های آسیاکاری است. در شکل(۲) تصاویر SEM و TEM از نمونه ۶۰ ساعت آسیا شده مشاهده می‌گردد. مطابق با تصویر SEM (شکل-۳-الف) ۶۰ ساعت آسیاکاری موجب تولید آگلومره‌هایی در حد ۱ میکرون شامل ذراتی در حد 100 الی 300 nm می‌شود. مطابق با تصویر TEM

عملیات احیا در بوته‌هایی از جنس آلومینیا به حجم 100cc با خلوص $99/5\%$ انجام شد. فرایند در محفظه‌ای موسوم به Mحفظه KRH انجام پذیرفت. در محفظه مذبور امکان انجام واکنش‌های انفحاری به صورت این و وجود دارد [۱۰]. نمایی از محفظه مذبور در شکل(۱) ملاحظه می‌شود. مواد اولیه پس از اختلاط در داخل بوته آلومینیایی ریخته می‌شود و به وسیله یک کوبه تحت کوبش قرار می‌گیرند، سپس بعد از گذاشتن یک در پوش آلومینیایی برروی بوته مذبور در داخل یک محفظه فولادی قرار داده می‌شود. فضای خالی داخل محفظه فولادی با پودر آلومینیا پر می‌شود. سپس درپوش محفظه فولادی از محل فلنچ‌های تعییه شده برروی محفظه به آن پیچ می‌گردد. هدف از ریختن پودر آلومینیا گرداندن بوته، جلوگیری از شکستن بوته در اثر شوک‌های ایجاد شده و هم چنین ممانعت از ورود اکسیژن به مخلوط واکنش پذیر است [۱۰] و [۱۱]. برای بررسی اثر KClO_4 پودر پرکرات

پتانسیم مطابق رابطه ۲ به شارژ افزوده شد:



میزان مواد مورد استفاده در جدول (۱) نشان داده شده است. عملیات گرمایش محفظه واکنش با نرخ گرمایش ۲۰ درجه سانتی گراد بر دقيقه تا دمای 800 درجه سانتی گراد انجام پذیرفت.

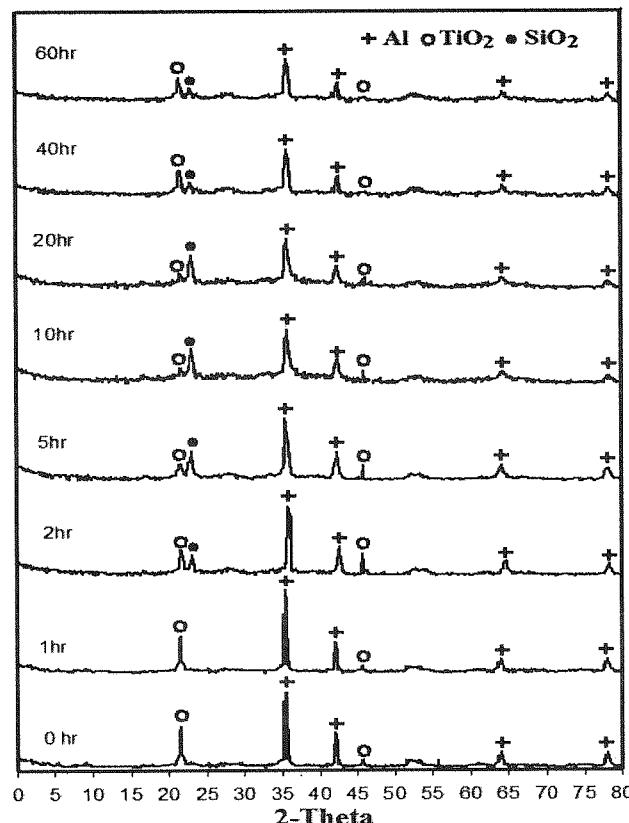


شکل(۱): محفظه KRH. (۱) پوسته فولادی، (۲) پیچ، (۳) درپوش فولادی، (۴) بوته آلومینیایی، (۵) مخلوط شارژ، (۶) درپوش آلومینیایی، (۷) پودر دیرگذار

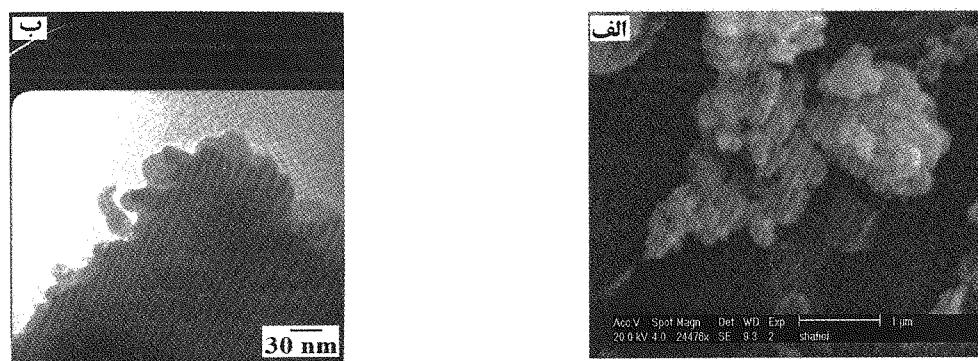
برای بررسی واکنش‌های گرمائی و گرمایشی صورت گرفته در نمونه‌ها، نمونه‌های مختلف از دمای محیط تا دماهای قبل و بعد از قله‌های موجود در منحنی‌های DTA در یک کوره تحت دمش گاز آرگون حرارت دهی و سپس الگوی پراش اشعه ایکس محصولات بررسی شد. نتایج تحلیل XRD در دماهای مختلف در شکل(۴) نشان داده شده است. مطابق با شکل(۴) در نمونه آسیانشده یک قله گرمائی در دمای 670°C و یک قله گرمایشی در دمای 1015°C وجود دارد. تحلیل XRD از مخلوط آسیانشده؛ که تا دمای 950°C تحت گرمایش قرار گرفته است، مطابق با شکل(۴) می‌باشد. از سوی دیگر پس از گرمایش مواد تا دمای 1100°C فازهای TiAl و Ti_3Al و Al_2O_3 و TiAl_3 و Al_2O_3 به دست آمده است.

(شکل ۳-ب) این ذرات، خود از ذرات ریزتری در حد 20 nm تشکیل شده است. ذکر این نکته لازم است که مواد اولیه قبل از آسیاکاری شامل پودر دی اکسید تیتانیم با میانگین اندازه ذره $50\text{ }\mu\text{m}$ و پودر آلومینیم با میانگین اندازه ذره $75\text{ }\mu\text{m}$ بود.

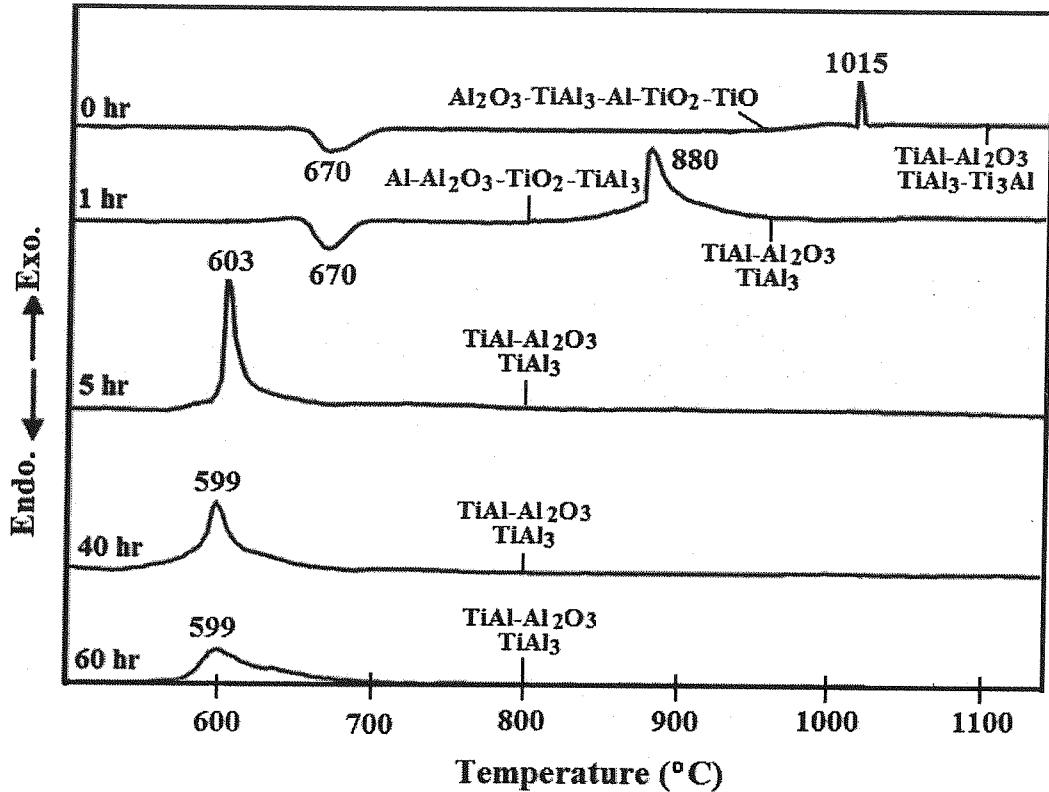
ثابت شده است عملیات آسیاکاری موجب افزایش انرژی در سیستم $\text{Al}_2\text{O}_3/\text{Al}$ می‌شود [۱۲]. با این حال، مطابق با شکل(۲) این انرژی موجب تامین انرژی فعال سازی احیای آلومینوترمیک دی اکسیدتیتانیم نشده است. برای یافتن اثر انرژی ورودی به سیستم، نمونه‌های آسیا نشده و به ترتیب $1, 5, 10, 20, 40$ و 60 ساعت آسیا شده تحت تحلیل DTA قرار گرفت (شکل(۴)).



شکل(۲): تصاویر XRD از مخلوط پودری $3\text{TiO}_2+7\text{Al}$ و نمونه‌های آسیانشده به مدت زمان‌های مختلف



شکل(۳): تصویر SEM (الف) و TEM (ب) از پودر 60 ساعت آسیانشده



شکل(۴): نمودارهای DTA از نمونه های آسیا شده و به ترتیب ۱، ۵، ۲۰ ساعت آسیا شده به همراه نتایج حاصل از تحلیل XRD از نمونه ها پس از گرمایش تا دماهای مختلف

آسیاکاری موجب انتقال قله گرمaza به سمت دماهای کمتر می شود. با ۱ ساعت آسیاکاری قله گرمaza از ۱۰۱۵ به دمای ۸۸۰°C منتقل شده است. هم زمان با ذوب Al در این نمونه مقداری فاز $TiAl_3$ و در دمای ۸۸۰°C فاز $TiAl$ تشکیل می شود؛ بنابراین، دمای تشکیل فاز $TiAl$ با عملیات آسیاکاری به مدت ۱ ساعت از دمای ۱۰۱۵ به ۸۸۰°C کاهش می یابد. با افزایش زمان آسیاکاری تا ۵ ساعت تنها یک قله گرمaza در دمای ۶۰۳°C در نمودار DTA مشاهده می شود. محصولات حاصل از گرمایش مواد ۵ ساعت آسیا شده تا دمای ۸۰۰°C عبارت از فازهای $TiAl$ و $TiAl_3$ و Al_2O_3 می باشند(شکل (۴)). این امر میان یک واکنش حالت جامد بین ذرات آلومینیم و دی اکسید تیتانیم و تولید فاز $TiAl$ و $TiAl_3$ است. مطابق با شکل(۴) با افزایش زمان آسیاکاری به میزان ۴۰ ساعت، دمای ظهور قله گرمaza در منحنی DTA به مقدار ۵۹۹°C کاهش می یابد و با افزایش بیشتر زمان آسیاکاری دمای قله گرمaza مذبور تغییر نکرده است. مطابق با نتایج XRD(شکل (۴)) این مذبور قله گرمaza و $TiAl_3$ متطرق است؛ بنابراین قله به تولید فازهای $TiAl$ و $TiAl_3$ متوجه است؛ بنابراین آسیاکاری مخلوط $3TiO_2/7Al$ اگرچه به تولید آلومیناید های تیتانیم در حین آسیاکاری منجر نمی شود، به کاهش دمای واکنش گرمaza می انجامد. از ۵ ساعت آسیاکاری به بعد، واکنش مذبور قبل ذوب آلومینیم و به عبارت دیگر در حالت جامد به

مطابق با شکل (۴)، در نمونه ۱ ساعت آسیا شده یک قله گرمایگر در دمای ۷۰°C مشاهده می شود. قله گرمaza در این نمونه در دمای ۸۰°C ظاهر شده است. محصول حاصل از گرمایش مخلوط پودر ۱ ساعت آسیا شده تا دمای ۸۰۰°C عبارت از Al و Al_2O_3 و $TiAl_3$ می باشد. این در حالی است که پس از گرمایش این مخلوط تا دمای ۹۵۰°C محصولات شامل $TiAl$ و $TiAl_3$ و Al_2O_3 و $TiAl$ هستند. در نمونه ۵ ساعت آسیا شده قله گرمایگر حذف شده و قله گرمaza در این نمونه در دمای ۶۰۳°C ظاهر شده است. محصول حاصل از گرمایش مخلوط پودری ۵ ساعت آسیا شده تا دمای ۸۰۰°C عبارت از $TiAl_3$ و Al_2O_3 و $TiAl$ هستند. در نمونه ۲۰ ساعت آسیا شده نیز قله گرمایگر حذف شده و قله گرمaza در این نمونه ها در دمای ۵۹۹°C ظاهر شده است. محصول حاصل از گرمایش این مخلوط های پودری تا دمای ۸۰۰°C عبارت از $TiAl$ و $TiAl_3$ و Al_2O_3 هستند. در نمونه آسیا نشده در دمای ۷۰°C یک قله گرمایگر متناظر با ذوب آلومینیم وجود دارد و تا دمای ۱۰۱۵°C واکنشی روی نداده است. با توجه به تحلیل XRD (شکل(۴)) می توان گفت همزمان با ذوب آلومینیم در دمای ۷۰°C فاز $TiAl_3$ تشکیل شده است. قله گرمaza بعدی؛ که در دمای ۱۰۱۵°C صورت گرفته است، به تشکیل فاز $TiAl$ و Ti_3Al مربوط است. قابل مشاهده است که اعمال فرآیند

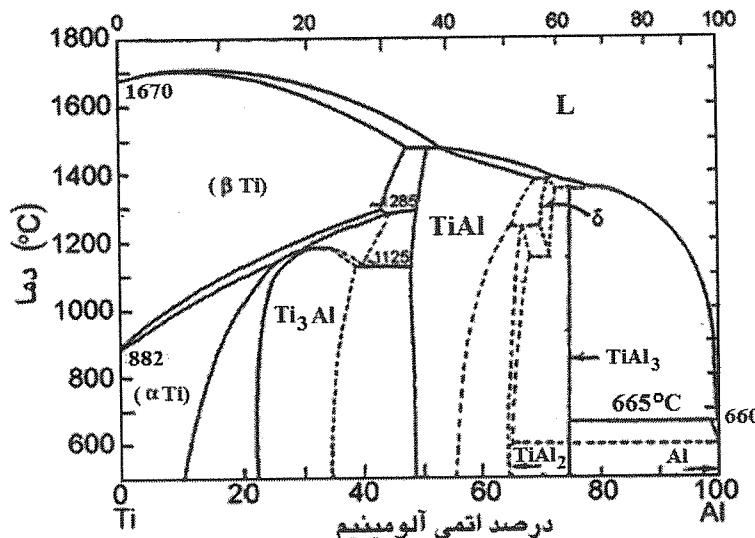
آسیاکاری TiO_2/Al است [۱۲]. بنابراین تصمیم گرفته شد برای تولید ذرات نانومتری از پودر کامپوزیتی آلومینیايد تیتانیم/آلومینا از یک ماده محترقه استفاده شود.

از سوی دیگر از شکل (۴) چنین بر می‌آید که علی‌رغم تنظیم مقدار مواد اولیه برای تولید ترکیب بین فلزی $TiAl$ ، فاز $TiAl_3$ نیز درنتایج آنالیز XRD محصولات مشاهده می‌شود. باستی خاطرنشان کرد که مطابق با شکل(۵)، فاز $TiAl$ در محدوده ترکیب شیمیایی زیر پایدار است:



بنابراین اگر ترکیب شیمیایی یک گروه از اتمها از حالت استوکیومتری $Ti_{50}Al_{50}$ به ترکیبی نظیر $Ti_{52}Al_{48}$ تغییر یابد، برای حفظ موازنۀ عناصر، امکان تشکیل دو واحد $TiAl_3$ وجود دارد. از سوی دیگر اگر ترکیب شیمیایی یک گروه از اتمها از حالت استوکیومتری به ترکیبی نظیر $Ti_{48}Al_{52}$ تغییر یابد به طور مشابه امکان تشکیل دو واحد Al_3Ti وجود خواهد داشت.

درصد وزنی آلومینیم



شکل(۵): دیاگرام فازی $Ti-Al$

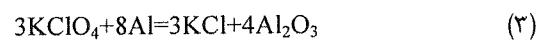
XRD قرار گرفتند. مطابق با تحلیل XRD (شکل(۶)) با استفاده از ۱/۵۵ گرم $KClO_4$ در ۲۲/۸۱ گرم مخلوط مواد اولیه، ترکیب‌های بین فلزی $TiAl$ و $TiAl_3$ به همراه فاز Al_2O_3 تولید می‌شود. ذکر این نکته لازم است که فاز $TiAl$ دارای بهترین خواص در میان ترکیب‌های بین فلزی آلومینیايد تیتانیم است. از سوی دیگر تشکیل Al_2O_3 در فاز کریستالی دما بالای کوراندوم بر این امر دلالت دارد که آلومینیا مذبور محصول واکنش است و به عبارت دیگر، حاصل از اکسیده شدن پودر آلومینیم قبل از شرکت در واکنش نیست. این امر به نوبه خود حاکی از عملکرد مناسب محافظه واکنش KRH است. با افزایش میزان $KClO_4$ فاز Ti_3Al به همراه ترکیب $TiAl$ تشکیل می‌شود. فاز Ti_3Al در دیاگرام فازی تعادلی $Ti-Al$ (شکل(۵)) مشاهده نمی‌شود.

وقوع می‌پیوندد. این امر مرتبط با انرژی ورودی به سیستم در اثر اعمال آسیاکاری گلوله‌ای است.

به عنوان یک نتیجه گری کلی می‌توان اظهار داشت که در نمونه آسیانشده همزمان با ذوب آلومینیم ترکیب بین فلزی $TiAl_3$ و آلومینا تشکیل می‌شود. بنابراین، محصولات این مرحله شامل مواد حاصل از احیای Al_2O_3 و TiO_2 و $TiAl_3$ و Al (که در واکنش احیا شرکت نکرده‌اند) می‌شود. در دمای $1015^{\circ}C$ ترکیب بین فلزی $TiAl$ تشکیل می‌شود. با اعمال ۱ ساعت آسیاکاری مخلوط $3TiO_2/7Al$ ، دمای واکنش گرمایزا مرتبط با تولید $TiAl$ به $880^{\circ}C$ کاهش می‌یابد. با افزایش زمان آسیاکاری این واکنش قبل از ذوب آلومینیم و در حالت جامد به وقوع می‌پیوندد. با این وجود، عملیات آسیاکاری در تولید پودر در ابعاد نانو چنان موفقیت آمیز نبوده است (شکل(۳)). نتایج تحقیقات سایر محققان نیز مبنی عدم توفیق آسیاکاری در تولید پودر نانو اندازه در حین

۲-۳- اثر افزودن ماده محترقه $KClO_4$

نشان داده شده است که $KClO_4$ مطابق با رابطه ۳ در دمای حدود 600 درجه سانتی گراد با Al واکنش داده و محصول آن KCl و Al_2O_3 است [۱۵].



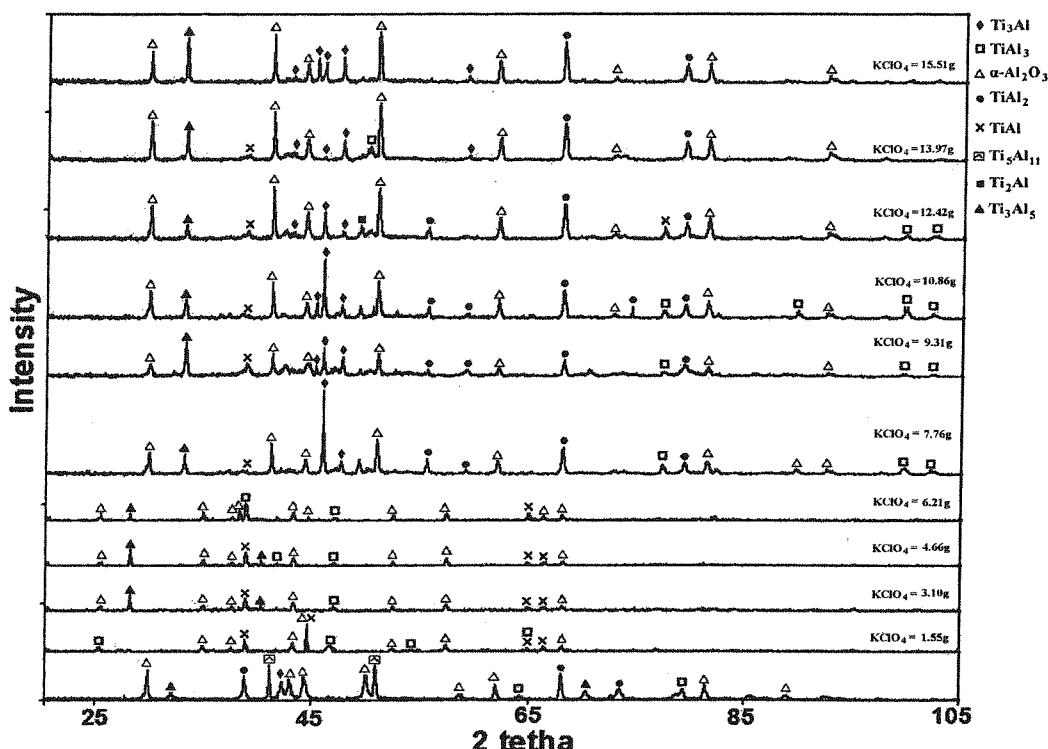
در آزمایش‌های انجام شده، واکنش ۱ به عنوان واکنش اصلی برای تولید ترکیب بین فلزی $TiAl$ در نظر گرفته شد و مقادیر مختلف $KClO_4$ مطابق با واکنش ۳ به شارژ افزوده شد (جدول ۱).

در تمام آزمایش‌ها محصول به دست آمده مشتمل بر توده‌های پودری شکل بودند که پس از خردایش، تحت تحلیل

حضور KCl به احتمال قوی به تبخیر این ماده در جریان واکنش مربوط است؛ به عبارت دیگر، در حین واکنش دما تا حدی افزایش می‌یابد که موجب تبخیر KCl می‌شود. بنابراین دما پس از احتراق به صورت موضعی تا مقادیر بیش از نقطه جوش KCl (در حدود ۱۴۰۰ درجه سانتی گراد [۱۵]) افزایش می‌یابد.

در شکل (۷)، تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی از نمونه‌های فوق مشاهده می‌شود. عدم

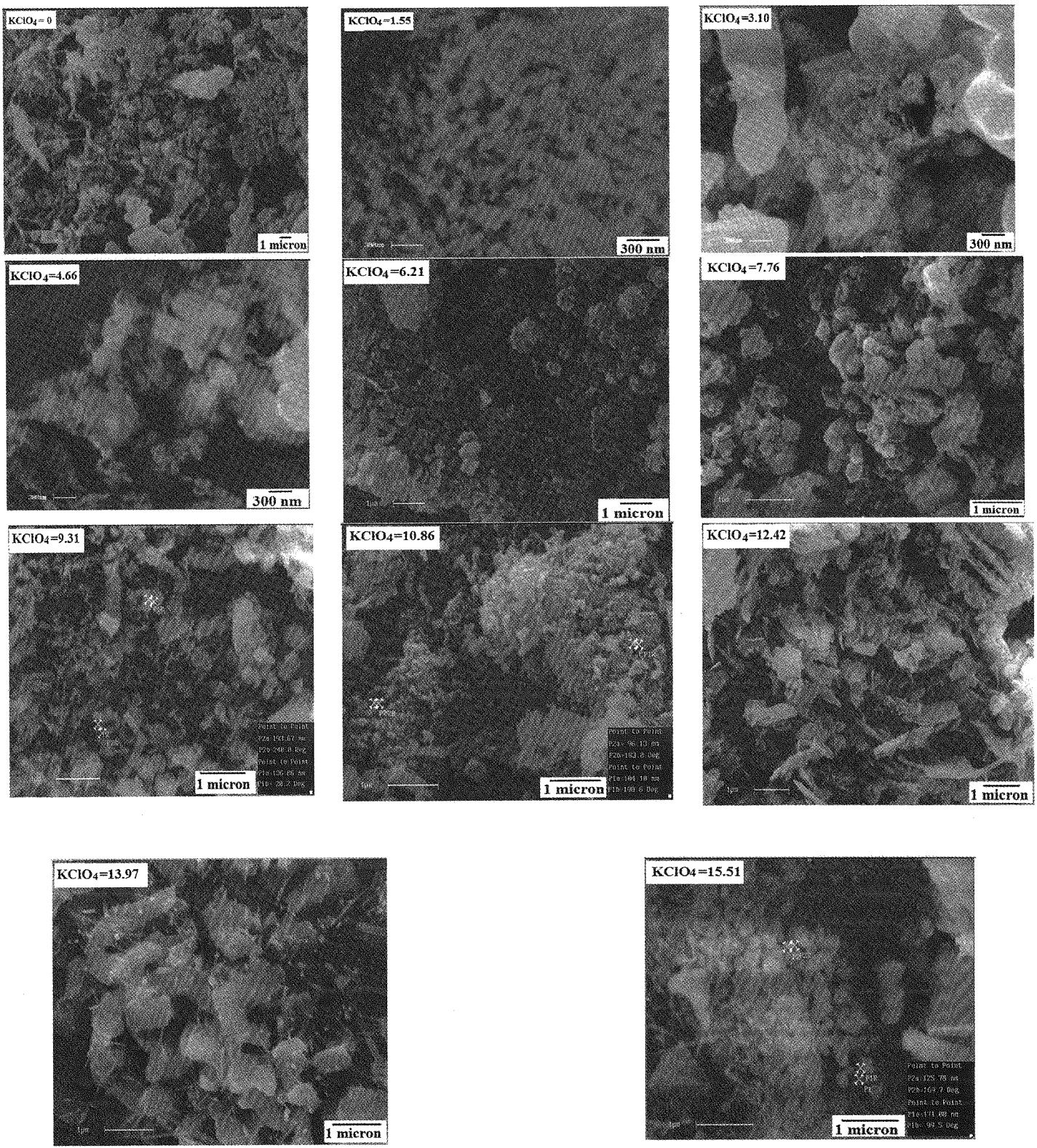
به عبارت دیگر، این فاز یک فاز غیر تعادلی است. فرایند سنتز احتراقی یک فرایند غیر تعادلی می‌باشد و یکی از ویژگی‌های این فرایندها تشکیل فازهای غیرتعادلی است [۱۶]. با افزایش میزان $KClO_4$ به دلیل خاصیت انفجاری این ماده، فرایند از حالت تعادلی فاصله بیشتری می‌گیرد. ظهور فاز غیر تعادلی Ti_3Al ناشی از همین امر است. باید به این نکته توجه کرد که در رابطه ۲ مخصوصات شامل Al_2O_3 و KCl می‌باشد. با این حال، فاز KCl در مخصوصات نهایی مشاهده نمی‌شود. عدم



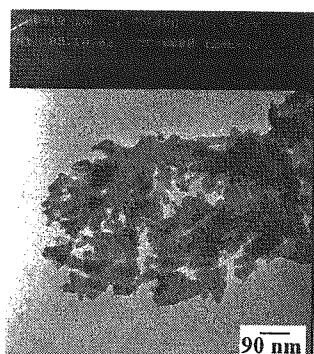
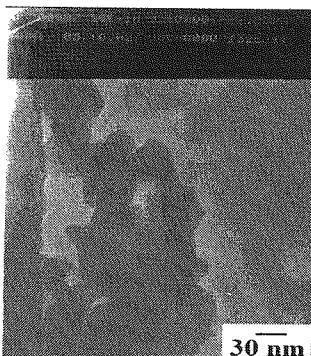
شکل (۶): الگوی پراش اشعه ایکس از نمونه‌های تولیدشده بر حسب مقادیر $KClO_4$ بر حسب گرم

گستردگی در پیشرانها دارد [۱۵]. با افزایش میزان $KClO_4$ از نمونه حاوی ۷/۷۶ گرم پرکلرات پتاسیم به بعد شکل ذرات به تدریج از چند ضلعی به سوزنی تغییر یافته است. این امر احتمالاً ناشی از شدت انفجار بیشتر در حضور مقادیر بیشتری از $KClO_4$ است. با این حال، ابعاد ذرات متناسب با شدت انفجار تغییر نکرده است. به نظر می‌آید که در نمونه حاوی ۱/۵۵ گرم پرکلرات پتاسیم ذرات به کمترین ابعاد رسیده اند. برای مطالعه دقیق‌تر مورفولوژی ذرات در نمونه مزبور از تصاویر TEM استفاده شد (شکل (۸)). از شکل مذبور ذراتی به اندازه ۳۰ nm در آگلومرهای تشکیل شده قابل شناسایی می‌باشند.

مطابق با شکل (۷)، حرارت دهی مخلوط Al_2O_3 و Al به حصول آگلومرهایی با اندازه ذرات در حدود ۱ میکرون منجر می‌شود. این در حالی است که با ورود مقادیر اندکی از $KClO_4$ در حدود ۱/۵۵ گرم در ۲۲/۸۱ گرم مخلوط مواد اولیه، اندازه ذرات آگلومرهای تشکیل شده تا حدود ۱۰۰ nm کاهش یافته و محصول نهایی نیز مطابق با شکل (۶) مشتمل بر آلومینا و ترکیب‌های بین فلزی آلمونیايد تیتانیم و بویژه فاز $TiAl$ خواهد بود. با افزایش بیشتر مقدار $KClO_4$ تا نمونه حاوی ۷/۷۶ گرم پرکلرات پتاسیم ذراتی با اشکال چندوجهی در ریزساختار مشاهده می‌شود. شکل خاص این ذرات متنج از انفجاری است که در اثر حضور $KClO_4$ در سیستم به وقوع می‌پیوندد. شایان ذکر است که $KClO_4$ به عنوان یک ماده منفجره کاربرد



شکل(۷): تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی(SEM) از نمونه های سنتز احتراقی در سیستم $\text{TiO}_2/\text{Al-KClO}_4$ بر حسب مقدار پرکلرات پتانسیم (گرم) مطابق با جدول ۱



شکل(۸): تصاویر TEM از نمونه ۲ (در جدول ۱) در بزرگنمایی های مختلف

E. A. Loria,"Gamma titanium aluminides as prospective structural materials".*Intermetallics* 8 (2000) 1339-1345

V.Guther,"Processing of gamma TiAl based ingots and their characterization" in Gamma Titanium Aluminides 1999,ed.Y.W.Kim,D.M.Dimiduk, and M.H.Loretto, TMS Warrendale,PA,USA (1999) 225-230.

Z.H.Cai, D.L.Zhang, "Sintering behaviour and microstructures of Ti (Al, O)/Al₂O₃, Ti₃Al (O)/Al₂O₃ and TiAl (O)/Al₂O₃ in situ composites", *Materials Science and Engineering A* 419 (2006) 310-317.

D.Horvitz, I.Gotman, E.Y.Gutmanas, N.Claussen, "In situ processing of dense Al₂O₃-Ti aluminide interpenetrating phase composites", *Journal of European Ceramic Society* 22 (2002) 947-954

N.Travitzky, I.Gotman, N.Claussen, "Alumina - Ti aluminide interpenetrating composites microstructure and mechanical properties", *Materials Letters* 57 (2003) 3422-3426.

R.H.Fan, B.Liu, J.D.Zhang, J.Q.Bi, Y.S.Yin, "Kinetic evaluation of combustion synthesis 3TiO₂ + 7Al = 3TiAl + 2Al₂O₃ using non-isothermal DSC method", *Materials Chemistry and Physics* 91 (2005) 140-145.

علیرضا کمالی، فرآیند آلیاژسازی مکانیکی و فراوری مواد، سمینار کارشناسی ارشد، دانشکده مهندسی مواد و متالورژی دانشگاه علم و صنعت ایران، ۱۳۸۰.

A.R.Kamali, H.Razavizadeh, S.M.Hadavi, "Simultaneous Production of Gamma Titanium Aluminide and Grossite" AU Patent, No: 2005100278 B4, 2005

A.R.Kamali, H.Razavizadeh, S.M.M.Hadavi, "A New Process for Titanium Aluminides Production from TiO₂", *Journal of Materials Science and Technology*, Vol.23, No.3 (2007) 367-372.

N.J.Welham, "Mechanical Activation of solid-state reaction between Al and TiO₂", *Materials Science and Engineering A* 225 (1998) 81-89

D.Y.Ying, D.L.Zhang, M.Newby, "Solid state reaction during heating mechanically Al/TiO₂ composite powder", *Metallurgical and Materials Transactions A*, Vol.35A, (July 2004) 2115-2125

J.S. Lee, C.K.Hsu, K.S.Jaw, "The thermal properties of KCIO₄ with different particle size", *Thermochimica Acta* 367-368 (2001) 381-385.

J.L.Murray, "Phase Diagrams of Binary Titanium Alloys", ASM International, Metals Park, OH, 1987

C.Suryanarayana, "Non-Equilibrium Processing of Materials", Pergamon Materials Series, USA 1999, Chapter 11

۶- زیرنویس ها

ⁱ-Fritsch

ⁱⁱ-Differential Thermal Analysis

[۲]

[۴]

[۵]

[۶]

[۷]

[۸]

[۹]

[۱۰]

[۱۱]

[۱۲]

[۱۳]

[۱۴]

[۱۵]

[۱۶]

۶- نتیجه گیری

در این تحقیق، تأثیر فرایندهای آسیاکاری گلوله‌ای و احتراق حرارتی با استفاده از ماده محترقه KClO₄ بر سیستم 3TiO₂/7Al بررسی شد. نتایج زیر ماحصل این پژوهش است:

- امکان احیای TiO₂ با Al و تشکیل فازهای آلومیناید تیتانیم و آلومینا در اثر آسیاکاری مواد اولیه 3TiO₂/7Al تا ۶۰ ساعت وجود ندارد.

- عملیات آسیاکاری به کاهش دمای واکنش آلومینوترومیک منجر می‌شود. تا قبل از ۵ ساعت آسیاکاری واکنش آلومینوترومیک میان آلومینیم مذاب و ذرات جامد دی اکسید تیتانیم روی می‌دهد. با افزایش زمان آسیاکاری تا بیش از ۵ ساعت، واکنش فوق قبل از ذوب آلومینیم و در حالت جامد روی می‌دهد.

- ۶۰ ساعت آسیاکاری پرانرژی مخلوط 3TiO₂/7Al منجر به تشکیل آگلومرهایی در اندازه ۱ میکرون مشتمل بر ذراتی با اندازه ۱۰۰ الی ۳۰۰ nm می‌شود.

- افزودن KClO₄ به سیستم 3TiO₂/7Al و سپس اجرای عملیات گرمایش به تولید ذرات بسیار ریز آلومیناید تیتانیم و آلومینا منجر می‌شود.

- با افزودن KClO₄ به میزان ۱/۵۵ گرم در ۲۳/۸۱ گرم مخلوط مواد اولیه ، محصولات واکنش شامل α -Al₂O₃ و ترکیب‌های آلومیناید تیتانیم شامل TiAl₃ و TiAl₂ خواهد بود. محصولات شامل آگلومرهایی با اندازه ۱۰۰ نانومتر مشتمل بر ذراتی با اندازه ۳۰ نانومتر است.

۵- مراجع

S.Djanathany, J.C. Vials, J.Bouix, "An Overview of monolithic titanium aluminides based on Ti₃Al and TiAl", *Materials Chemistry and Physics* 72(2001) 301-319.

D.M.Dimiduk, "Gamma titanium aluminide alloys – an assessment within the competition of aerospace structural materials", *Materials Science and Engineering A* 263 (1999) 281-288.

[۱]

[۲]