



انجمن حفاظت در برابر اتمی ایران

## مقاله پژوهشی



مجله سنجش و اینمی پرتو، جلد ۹، شماره ۳، تابستان ۱۴۰۰، صفحه ۴۸-۳۹

تاریخ دریافت مقاله: ۱۴۰۰/۰۳/۱۱، تاریخ پذیرش مقاله: ۱۴۰۰/۰۶/۲۸

# بررسی میزان افزایش نسبت قله‌های ۵a/5 در نانوذرات TLD-100 در تابش‌های آلفا و گاما

محمود حیدری<sup>۱</sup>، خیرالله محمدی<sup>۲\*</sup> و داریوش سرداری<sup>۱</sup>

<sup>۱</sup>گروه مهندسی هسته‌ای، واحد علوم و تحقیقات، دانشگاه آزاد اسلامی، تهران، ایران.

<sup>۲</sup>دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران.

\*تهران، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، کدپستی: ۱۵۸۷۵-۱۷۷۴

پست‌الکترونیکی: mohammadi79@yahoo.com

## چکیده

در این پژوهش نانوپودر لیتیم فلوراید با ناخالصی منیزیم و تیتانیم به روش هم‌رسوبی ساخته شد. سپس پودر ساخته شده به صورت قرص‌هایی با ابعاد  $3/2 \times 3/2 \times 0/9 \text{ mm}^3$  پرس گردید و در دمای ۷۵۰ درجه سانتی‌گراد به مدت ۱۰ دقیقه تجوشی شد. قله ۵ در LiF:Mg,Ti اصلی محسوب می‌شود و از ۲ قله فرعی ۵a و ۵b که به ترتیب در دماهای کمتر و بیشتر از قله ۵ بروز می‌کنند، تشکیل شده است. پیک ۵a در LiF:Mg,Ti در اثر بازترکیب موضعی TC/LC حداثت می‌گردد. در این حالت الکترون در اثر کسب انرژی کافی ناشی از حرارت، از دام الکترونی آزاد شده و با یک حفره که در مرکز لومینسانس مجاور در فاصله  $3/5$  نانومتر قرار گرفته، از طریق پدیده تونلزنی و بدون مهاجرت به نوار رسانش بازترکیب شده و سبب بروز این قله می‌گردد. در قرص‌های TLD استاندارد که از ذراتی با ابعاد میکرونی تشکیل شده‌اند، در روش خوانش استاندارد قله ۵a یا بروز نمی‌کند و یا این‌که با شدت بسیارکمی ظاهر می‌گردد که به لحاظ دزیمتري فاقد اهمیت است. لذا در این تحقیق با استناد به مدل‌های توصیف‌کننده حفظ رفتار خطی نانوپودرهای ترمولومینسانس تا ذرهای بالا و ارتباط آن با بازترکیب موضعی الکترون-حفره، اقدام به ساخت نانوذرات ترمولومینسانس به روش هم‌رسوبی در چندین مرحله و با ایجاد تغییراتی در غلظت مواد تشکیل‌دهنده، دمای محیط واکنش و حضور یا عدم حضور سورفکتانت و ... جهت دست‌یابی به ذراتی در ابعاد نانویی و شکل هندسی مناسب نمودیم. نانوپودرهای حاصل تحت تابش ذرهای متفاوت آلفا و گاما قرار گرفته و پس از آنالیز منحنی‌های ترمولومینسانس میزان افزایش شدت قله ۵a نسبت به قله ۵ که عامل اصلی در نانوذیمتري است، گزارش گردید. نانوپودرهای ترمولومینسانس LiF:Mg,Ti قادر به افزایش نسبت ۵a/5 بودند، لذا می‌توان از آن‌ها به عنوان ابزاری بسیار مناسب، ارزان قیمت و کاربردی در جهت تخمین میزان انرژی واگذار شده پرتوها در ابعاد نانویی بهره بردن.

**کلیدواژگان:** نانوذرات ترمولومینسانس، ساخت نانوپودر به روش هم‌رسوبی، روش خوانش استاندارد، نانوذیمتري، محاسبه ۵a/5.

## ۱. مقدمه

عدد اتمی LiF:Mg,Ti معادل عدد اتمی بافت نرم می‌باشد و به همین دلیل در مباحث دزیمتري دارای جایگاه ویژه‌ای است [۱]. در TLD-100 قله ۵ منحنی ترمولومینسانس، قله اصلی در دزیمتري محسوب شده و از سه قله که در دماهای متفاوت از یکدیگر بروز می‌کنند، تشکیل می‌شود. بهنحوی که قله ۵a در دمای کمتر از قله ۵ و قله ۵b در دمای بالاتر از قله

ترکیب شده و سبب تابش نور مرئی و بروز قله ۵a می‌گردد [۱۱-۱۵].

مطالعات صورت‌گرفته توسط پاگونیس و چن در سال ۲۰۱۵ بر روی نانوپودرهای ترمولومینسانس ثابت کرد که ویژگی‌های آنها کاملاً متفاوت از نمونه‌های میکروبیلوری است [۱۲]. طبق مطالعات دیگری که توسط ماندوسکی در سال ۲۰۰۶ [۱۳] و پاگونیس در سال ۲۰۱۴ [۱۴] انجام شد، مشخص گردید که این اتفاق به دلیل وجود شمار زیادی از حفت‌های مستقل الکترون - حفره است. در اثر حرارت دهی الکترون‌های آزاد شده از دام الکترونی که با حفره‌های موجود در همان خوشه بازترکیب می‌شوند. لذا با کوچکشدن اندازه خوشه‌ها بروز ساختارهای متفاوت‌تری در منحنی درخشندگی قابل انتظار است.

در مدل SLT<sup>2</sup> که توجیه‌کننده بروز قله‌های ۵a و ۵b می‌باشد، ۲ نوار فرعی بین دام‌های الکترونی و نوار رسانش فرض شده است. بدین ترتیب چنان‌چه الکترون پس از کسب انرژی ناشی از گرمادهی از دام الکترونی آزاد شده و به نوار اول تهییج متقل شده و در آنجا با یک حفره بازترکیب موضعی انجام دهد، سبب بروز قله ۵a خواهد شد و در صورتی که به نوار دوم تهییج متقل شده و در آنجا با یک حفره بازترکیب گردد، سبب بروز قله فرعی ۵b خواهد شد [۱۵].

#### طبق مدل Unified Interaction Model (UNIM)

افزایش بازده ترمولومینسانس و حفظ پاسخ خطی نانوپودرهای در دزهای بالا ناشی از بازترکیب موضعی TC/LC می‌باشد [۱۶]. لذا در نانوپودرها انتظار می‌رود بدون ایجاد تغییر در نحوه خوانش که در مطالعات قبلی انجام شده بود، شدت قله ۵a که برخاسته از بازترکیب موضعی است، به‌طور ذاتی افزایش یافته و در جهت تعیین مقادیر انرژی واگذار شده در

۵ نمایان می‌شوند [۲]. قله ۵a ناشی از بازترکیب موضعی TC/LC می‌باشد. به این ترتیب که در اثر حرارت دهی، الکترون‌ها از دام‌های الکترونی آزاد شده و با یک حفره در مرکز لومینسانس مجاور از طریق پدیده تونل زنی ترکیب شده و سبب ساطع شدن نور مرئی می‌گردد. در بازترکیب غیرموضعی، الکترون آزاد شده به نوار رسانش مهاجرت کرده و از آنجا یا به مرکز بازترکیب متقل شده و سبب ساطع شدن نور مرئی می‌گردد و یا ممکن است توسط مراکز رقابتی که هیچ نقشی در ساطع نمودن نور مرئی ندارند، گیراندازی شده و باعث کاهش بازده ترمولومینسانس گردد [۳].

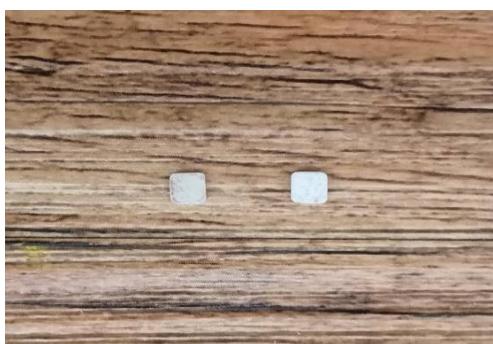
فولکس و همکارانش در سال ۲۰۰۹ [۳] نشان دادند که در بازترکیب موضعی، الکترون از دام الکترونی آزاد شده و با یک حفره در مرکز لومینسانس مجاور که در فاصله ۳/۵ nm قرار گرفته است از طریق پدیده تونل زنی بازترکیب شده و سبب بروز قله ۵a می‌گردد. هوروویتز و همکارانش در سال ۲۰۱۰ [۲] با خنک‌سازی تدریجی TLD های تابش‌دهیده (توسط جریان برنامه‌ریزی شده نیتروژن)، موفق به افزایش شدت قله ۵a در مقایسه با زمانی که به صورت عادی مراحل خنک‌سازی طی شده بود، گردیدند. نسبت شدت ۵a/۵b به طور واضح با استفاده از روش خنک‌سازی آهسته، خطی و برنامه‌ریزی شده (با نرخ مشخص) افزایش می‌یابد. نتایج نشان داد که تغییرات به وجود آمده در نسبت ۵a/۵ (در اثر خنک‌سازی برنامه‌ریزی شده) برخواسته از افزایش میزان غلظت سه‌گانه خوشه‌ای Mg-Li است [۴].

طی پدیده تونل زنی که منجر به بازترکیب موضعی<sup>۱</sup> می‌گردد، الکترون‌ها در اثر کسب انرژی کافی ناشی از حرارت، از دام‌های الکترونی سه‌گانه Mg-Li آزاد شده و بدون مهاجرت به نوار رسانش، به مرکز لومینسانس مجاور که در فاصله ۳/۵ nm قرار دارند متقل شده و در آنجا با یک حفره

<sup>2</sup> Semi-localized Transitions

<sup>۱</sup> Geminate

سرعت بالا و در دمای محیط هم خوردند. محلول‌های حاصل پس از طی زمان‌های مذکور جهت ایجاد پدیده آژیتاسیون و جدا شدن ذرات بهم چسبیده شده احتمالی از یکدیگر، به ظروف پلاستیکی با دیواره‌های بسیار نازک منتقل شده و برای مدت ۱۰ دقیقه در حمام اولتراسونیک با توان ۳۵ kHz قرار داده شدند. سپس محلول‌ها به لوله‌های فالکون انتقال داده شدند و برای وقوع پدیده رسوب‌گذاری ۲۴ ساعت در وضعیت سکون باقی ماندند. درنهایت اقدام به سه مرحله سانتریفیوژ در ۳۵۰۰ rpm و هر مرتبه به مدت ۵ دقیقه نمودیم. پس از هر مرحله سانتریفیوژ، با استفاده از پیپت پلاستیکی و با دقت کافی، به نحوی که به پودر تمثیل شده آسیبی وارد نشود، مایع اضافی خارج شده و با افزودن حدود ۳۰ سی‌سی آب مقطر اقدام به شستشوی پودر و خارج کردن ناخالصی‌های احتمالی نمودیم. در پایان مرتبه سوم سانتریفیوژ و پس از خارج کردن مایع اضافی، پودر تمثیل شده را به ظروف پیرکس منتقل کرده و برای ۵ ساعت در کوره‌ای با دمای ۸۰ درجه سانتی‌گراد قرار داده شد. پودر به دست آمده توسط دستگاه پرس بدون اعمال دما و اضافه کردن ماده دیگری، تحت فشاری معادل  $7 \text{ ton/cm}^2$  به قرص‌هایی به ابعاد  $3.2*3.2*0.9 \text{ mm}^3$  تبدیل شدند (شکل ۱) و برای افزایش عملکرد و تشکیل بلور به مدت ۱۰ دقیقه در کوره تحت آرگون و در دمای ۷۵۰ درجه سانتی‌گراد حرارت دهی شدند.



شکل (۱): نمونه‌ای از قرص‌های پرس شده.

مقیاس نانومتری و در شرایط خوانش استاندارد، مورد استفاده قرار گیرد. هدف از این تحقیق افزایش شدت قله ۵a به عنوان فاکتور اصلی میزان واگذاری انرژی در ابعاد نانویی ( $3/5 \text{ nm}$ ) با بهره‌گیری از روش‌های خوانش استاندارد در نانوپوره‌های ترمولومینسانس می‌باشد. نسبت  $5a/5$  به عنوان فاکتور نانوذیمتري و توانایی در تخمین میزان انرژی واگذار شده توسط پرتو در فاصله  $3/5 \text{ nm}$  است.

## ۲. مواد و روش‌ها

### ۱.۲. روش ساخت

جهت بررسی میزان تأثیر غلظت مواد شرکت‌کننده در واکنش بر ویژگی‌های پودرهای حاصل در سه مرحله اقدام به ساخت پودر نمودیم. با این توضیح که در مراحل دوم و سوم به ترتیب اقدام به افزایش دو و سه برابری جرم مواد نسبت به مرحله اول نمودیم و هم‌چنین برای بررسی تأثیر زمان هم خوردن محلول‌ها بر مشخصات پودرهای تولید شده نیز کلیه مراحل سه گانه فوق در ۲ بازه زمانی ۴ و ۸ ساعته انجام گردید.

**مرحله اول:**  $\text{Li}(\text{NO}_3)_2 = ۲/۴۸۲ \text{ g}$  را در ۴۰ سی‌سی آب دیونیزه و  $\text{Mg}(\text{NO}_3)_2 = ۰/۰۷۴۱۵ \text{ g}$  را در ۵ سی‌سی آب دیونیزه و  $\text{Ti mg} = ۰/۵ \text{ mg}$  را در ۵۰ cc اسید‌هیدروفلوریک  $50\%$  در دمای محیط حل نمودیم. با توجه به اثر خورندگی HF سیلیس به محصول نهایی، کلیه مراحلی که HF حضور داشت در بشر پلاستیکی انجام شد. محلول اسید‌هیدروفلوریک و تیتانیوم به صورت قطره‌قطره به بشر پلاستیکی حاوی  $\text{Li}(\text{No}_3)_2$  و  $\text{Mg}(\text{No}_3)_2$  که با هم ترکیب شده بودند و با سرعت بالا در حال هم خوردن بودند، اضافه گردید. جهت جلوگیری از تبخیر و بیرون ریختن مایع در اثر سرعت بالای همزن، دهانه بشر توسط ورقه‌های پارافین مسدود شد و برای ۲ بازه زمانی ۴ ساعته (نمونه A) و ۸ ساعته (نمونه B) با

لخته مشهود بود، لذا برای غلبه بر این مشکل در ۳۰ ثانیه پایانی بازه زمانی ۱۰ دقیقه‌ای آزمایش ایون، g ۰/۵ سورفکتانت PVP K-25 حل شده در ۱۰ سی سی آب را به آرامی به ظروف حاوی محلول‌ها اضافه نمودیم. در پایان عیناً مشابه مراحل قبلی فرآیندهای رسوب‌گیری و ... انجام شد.

لازم به توضیح است که جهت حفظ عملکرد سورفکتانت و جلوگیری از وارد شدن آسیب توسط امواج اولتراسونیک به ساختار پلیمری آن، سورفکتانت در ثانیه‌های پایانی اضافه گردیده است.

مراحله پنجم: در این مرحله جهت دست‌یابی به بهترین نتیجه و همچنین بررسی میزان تأثیر دمای محیط واکنش بر اندازه و شکل ذرات تولید شده، مرحله چهارم را با رعایت کامل مقادیر و روش‌های ساخت و استحصال تنها با این تفاوت که کلیه مراحل در محیط سرخانه آزمایشگاهی و در دمای ۴ درجه سانتی گراد صورت پذیرفت، تکرار نمودیم.

در مرحله پنجم حلال‌های مورد استفاده (آب و HF) برای هم‌دمایی برای ۴ ساعت در سرخانه قرار داده شدند. همزن به داخل سرخانه منتقل شد و در همان محیط با رعایت دستورالعمل‌های مرحله چهارم، کلیه محلول‌ها با هم ترکیب شدند و به مدت ۴ ساعت روی همزن در حال هم‌خوردن با سرعت زیاد باقی ماندند. قابل ذکر است در این مرحله میزان مواد شرکت‌کننده در واکنش دقیقاً مشابه مقادیر استفاده شده در مرحله چهارم و مطابق با مراحل اول و دوم تحقیق بودند، که به ترتیب منجر به استحصال نمونه‌های I و J شدند.

در اقدام پایانی این مرحله ظروف پلاستیکی با دیواره‌های نازک حاوی محلول‌ها به حمام اولتراسونیک که از آب با دمای نزدیک انجماد و قطعات یخ پر شده بود، برای مدت ۱۰ دقیقه مستقل شده و در ۳۰ ثانیه پایانی اقدام به اضافه نمودن سورفکتانت نمودیم.

قابل ذکر است فرآیندهای سانتریفیوژ، خشک کردن، پرس قرص‌ها و حرارت‌دهی در کوره تحت آرگون در مورد کلیه مراحل ۵ گانه این تحقیق صادق بوده و عیناً در پایان هر مرحله تکرار شده است. لذا جهت جلوگیری از طولانی شدن مباحث، از تکرار آن‌ها در ادامه متن خودداری گردید.

مراحله دوم: در این مرحله جرم مواد تشکیل‌دهنده به میزان ۲ برابر مرحله قبل افزایش یافته‌ند. میزان هم‌خوردن محلول‌ها مطابق با مرحله اول و در ۲ بازه زمانی ۴ ساعته (نمونه C) و ۸ ساعته (نمونه D) صورت پذیرفت.

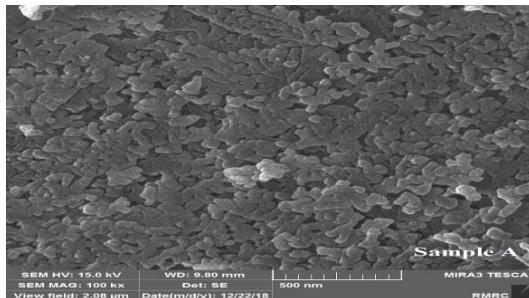
مراحله سوم: در این مرحله نیز کلیه فرآیندهای ساخت، استحصال پودر و ... مشابه مراحل قبلی بوده و تنها تفاوت موجود، افزایش ۳ برابری جرم مواد حل‌شونده نسبت به مقادیر درنظر گرفته شده در مرحله اول و به میزان:  $1/5 \text{ mg}(\text{NO}_3)_2 = ۷/۴۴۶ \text{ g}$  و  $\text{Li}(\text{NO}_3) = ۰/۲۲۲۴ \text{ g}$   $\text{Ti} =$  بوده است. حجم حلال‌ها ثابت و مشابه مراحل قبلی در نظر گرفته شد. در این مرحله نیز پودرهای مطابق با مراحل قبلی در ۲ بازه زمانی ۴ ساعته (نمونه E) و ۸ ساعته (نمونه F) ساخته شدند.

مراحله چهارم: این مرحله پس از بررسی تصاویر میکروسکوپیک نمونه‌های ساخته شده در مراحل قبلی آغاز گردید. نتایج مراحل قبلی بیانگر این واقعیت بود که پودرهایی که در بازه زمانی ۴ ساعته و در مراحل اول و دوم تولید شده بودند، نسبت به سایر نمونه‌های به دست آمده دارای ذراتی با شکل هندسی منظم تر و ابعاد کوچکتر هستند، لذا در مرحله چهارم جهت حصول بهترین نتایج ممکن مقادیر مواد شرکت‌کننده در واکنش معادل مقادیر مرحله اول (نمونه G) و مرحله دوم (نمونه H) و زمان هم‌خوردن محلول‌ها نیز ثابت و معادل ۴ ساعت درنظر گرفته شد. از طرفی در تمام تصاویر میکروسکوپیک مراحل قبلی پسیدیه کلوخه‌ای شدن و ایجاد

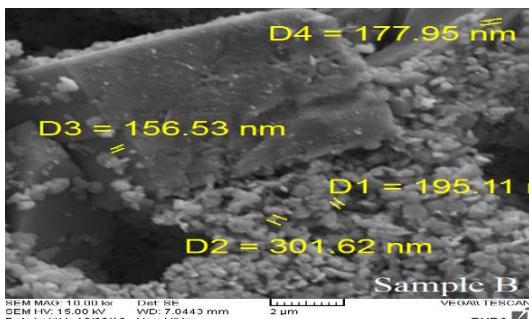
### ۱.۱.۳. آنالیز پودرها با میکروسکوپ الکترونی تابش میدانی<sup>۲</sup>

مراحل اول تا سوم: در بررسی و تحلیل تصاویر FESEM حاصل از پودرهای ساخته شده در این مراحل (نمونه‌های A, B, C, D, E, F) که کلیه شرایط آزمایش به غیر از غلظت مواد تشکیل‌دهنده و زمان واکنش در آن‌ها ثابت فرض شده بود،

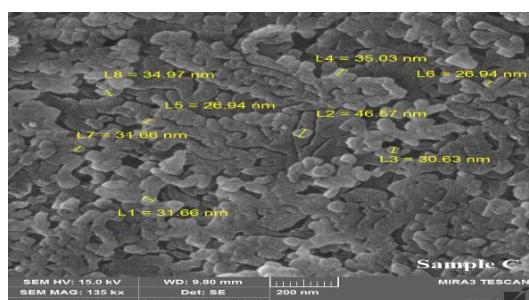
نتایج زیر حاصل شد:



شکل (۲): آنالیز FESEM پودر تولید شده در مرحله اول نمونه A.



شکل (۳): آنالیز FESEM پودر تولید شده در مرحله اول نمونه B.



شکل (۴): آنالیز FESEM پودر تولید شده در مرحله دوم نمونه C.

### ۲.۲. تابش دهنده

پرتودهی قرص‌ها با پرتو گاما به میزان ۱ و ۲ گری توسط دستگاه شتاب‌دهنده خطی<sup>۱</sup> Linac و با پرتو آلفا به میزان ۵ و ۱۰ گری توسط منع <sup>241</sup>Am در دانشگاه صنعتی مالک اشتر انجام گردید.

منحنی ترمولومینسانس قرص‌های تابش دیده با استفاده از خروجی‌های دستگاه Harshaw 3500 مدل TLD-Reader تحت شرایط خوانش:

Pre heat tem: 100<sup>0</sup>C

Pre heat time: 11.010 sec

Max temp: 350<sup>0</sup>C

Aquire time: 50.790 sec

Ramp: 10<sup>0</sup>C/sec

Anneal tem: 300<sup>0</sup>C

توسط نرم‌افزار GlowFit و براساس مدل سیتیک مرتبه اول که توفیق بیشتری در شناسایی قله‌های منحنی‌های پیچیده و همچنین قابلیت برازش کردن داده‌های پیچیده با حداقل تعداد ۱۰ قله را دارد، مورد بررسی قرار گرفت. نتایج حاکی از نمایان شدن قله ۵a در برخی از قرص‌ها و در تابش‌های مشخص باشد مناسب و البته در شرایط خوانش استاندارد می‌باشد.

## ۳. بحث و نتایج

### ۳.۱. تعیین خصوصیات نانوپودرهای ساخته شده

در بررسی تصاویر میکروسکوپیک به دست آمده از پودرهای ساخته شده مشخص گردید که تغییر فاکتورهای: غلظت مواد حل شونده، زمان همزدن محلول‌ها، دمای محیط واکنش و استفاده از سورفکتانت تأثیر بسزایی در اندازه و شکل ذرات تشکیل شده دارند.

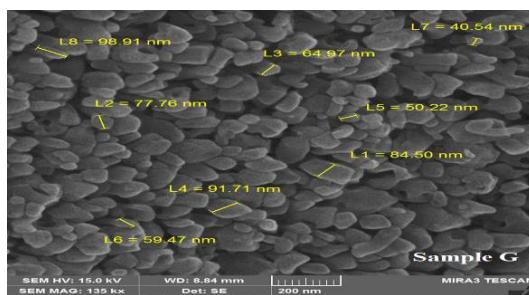
<sup>2</sup> FESEM

<sup>1</sup> Linear Accelerator

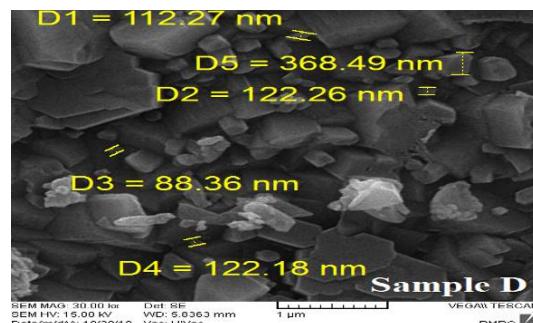
تشکیل ذرات کوچکتر در مراحل اول تا سوم، مطابق با مقادیری که قبلًا ذکر شد، اقدام به تغییر جرم مواد حل شده نمودیم.

در بررسی تصاویر میکروسکوپیک مشخص گردید که لزوماً با افزایش غلظت و زمان هم خوردن محلول‌ها نتایج بهتری از نظر کوچکتر شدن اندازه ذرات و مورفولوژی مناسب‌تر حاصل نشده است. بلکه بهترین نتیجه از این حیث مربوط به نمونه C بوده که در بازه زمانی هم خوردن ۴ ساعته و مقدار میانگین از نظر غلظت مواد تشکیل‌دهنده در مراحل سه‌گانه حاصل شده است. لذا می‌توان این‌طور استنباط کرد که این میزان از غلظت مواد و زمان هم خوردن ۴ ساعته محلول‌ها، در جهت دست‌یابی به اهداف این تحقیق مقادیر بهینه بوده است.

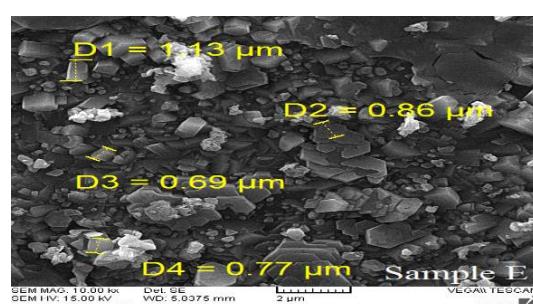
مرحله چهارم: در تصاویر میکروسکوپیک حاصل از مراحل قبلی به دلیل کوچک شدن اندازه ذرات و درنتیجه افزایش کشش سطحی به وجود آمده بروز پدیده کلوخه شدن کاملاً مشهود بود. لذا برای غلبه بر این مشکل و کاهش کشش سطحی ذرات تشکیل شده از سورفتکتانت PVP K-25 استفاده شد. بررسی نتایج میکروسکوپیک حاصل میان این واقعیت بود که پس از اضافه شدن سورفتکتانت تغییرات مثبت گسترده‌ای در اندازه و شکل ذرات تشکیل شده به وجود آمد و ذراتی با اندازه کوچک‌تر و شکل هندسی منظم‌تر حاصل شدند.



شکل (۸): آنالیز FESEM پودر تولید شده در مرحله چهارم نمونه G.



شکل (۵): آنالیز FESEM پودر تولید شده در مرحله دوم نمونه D.



شکل (۶): آنالیز FESEM پودر تولید شده در مرحله سوم نمونه E.

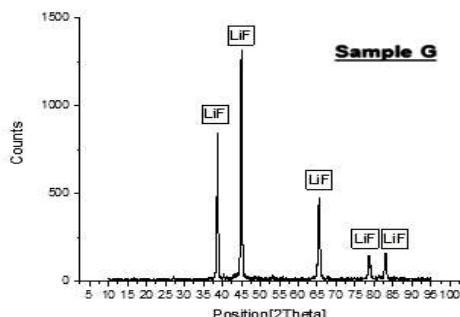


شکل (۷): آنالیز FESEM پودر تولید شده در مرحله سوم نمونه F.

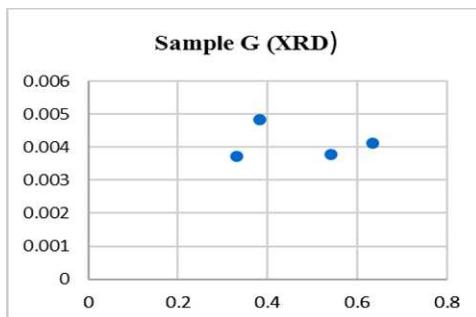
در مراحل فوق انتظار می‌رفت افزایش زمان هم خوردن محلول‌ها و هم‌چنین شب منفی غلظت مواد حل شده، فرصت رشد محدودتری در اختیار جوانه‌های تشکیل شده قرار داده و درنهایت سبب ایجاد شرایط بهینه به لحاظ تشکیل نانوذرات با توزیع ابعاد باریک‌تری گردد. بالطبع نیل به این هدف با افزایش زمان هم خوردن محلول‌ها دست‌یافتنی تر بود. از طرفی برای بررسی تأثیر غلظت مواد حل شده بر اندازه و شکل ذرات تشکیل شده و هم‌چنین تعیین غلظت بهینه مواد حل شده در

### ۲.۱.۳. آنالیز XRD

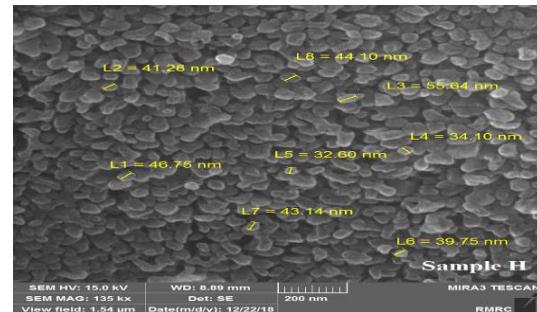
با توجه به این که نمونه‌های G، I، H و J (که در بخش قبلی توضیح داده شدند)، در محدوده ابعاد نانو بوده و به لحاظ مورفولوژی دارای شکل هندسی مناسبی بوده‌اند و اهداف این تحقیق را از منظر ساخت نانوپودر برآورده کرده‌اند، لذا به جهت بررسی بیشتر از لحاظ فاز و بلورهای تشکیل شده توسط دستگاه XRD مورد مطالعه قرار گرفتند. نتایج به دست آمده توسط نرم‌افزار Xpert High Score تحلیل شده و با استفاده از روش ویلیامسون – هال اقدام به رسم نمودار و محاسبه اندازه ذرات نمودیم.



شکل (۱۲): الگوی پراش پرتوهای ایکس نمونه G.

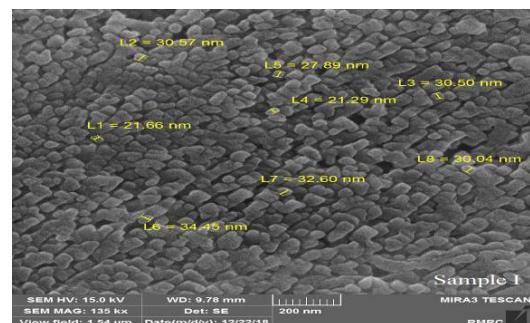


طبق روش ویلیامسون – هال و با استفاده از عرض از مبدأ منحنی‌های به دست آمده، اندازه ذرات تشکیل‌دهنده پودرها که طبق خروجی‌های نرم‌افزار تراگونال بوده، محاسبه شده و در جدول شماره ۱ آورده شده‌اند.

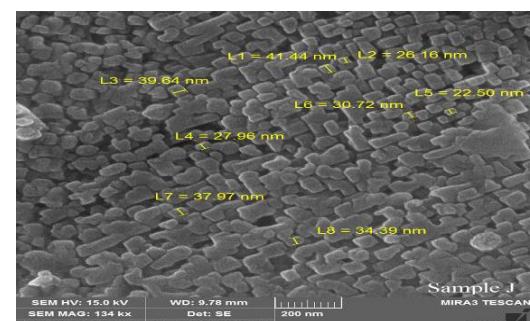


شکل (۹): آنالیز FESEM پودر تولید شده در مرحله چهارم نمونه H.

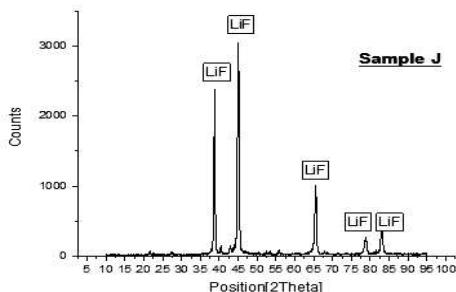
مرحله پنجم: در این مرحله به علت دمای پایین محیط واکنش و کاهش قابلیت تحرک یون‌ها در محلول، هر جوانه میزان محدود و مشخصی یون برای رشد در اختیار داشته و امکان مهاجرت یون‌ها از نقطه‌ای به نقطه دیگر وجود ندارد. درنتیجه ذرات کوچک‌تر با شکل هندسی منظم‌تر و با توزیع اندازه باریک‌تری حاصل شده است.



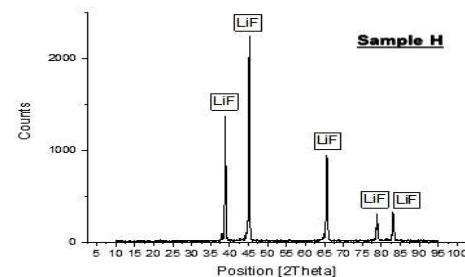
شکل (۱۰): آنالیز FESEM پودر تولید شده در مرحله پنجم نمونه I.



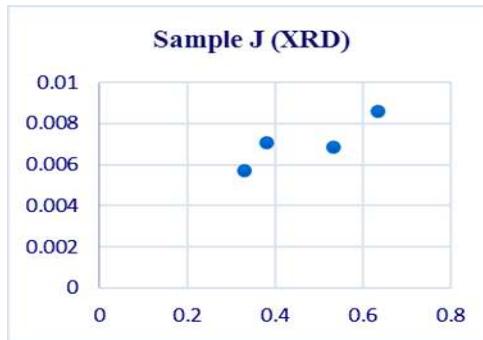
شکل (۱۱): آنالیز FESEM پودر تولید شده در مرحله پنجم نمونه J.



شکل (۱۵): الگوی پراش پرتوهای ایکس نمونه J.



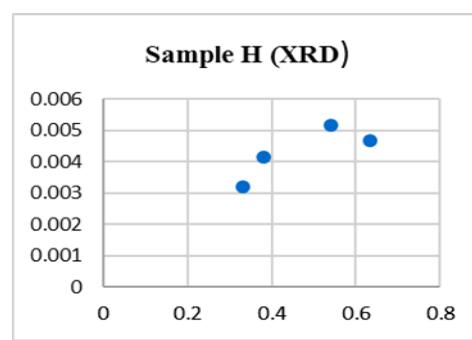
شکل (۱۳): الگوی پراش پرتوهای ایکس نمونه H.



قله‌های حاضر در منحنی‌های XRD کاملاً مطابق بر کارت LiF بوده و خلوص پودرهای ساخته شده تأیید شد.

جدول (۱): محاسبه اندازه ذرات به روش ویلیامسون - هال.

Sample	G	H	I	J
Size (nm)	۴۸	۴۰	۳۰	۲۵



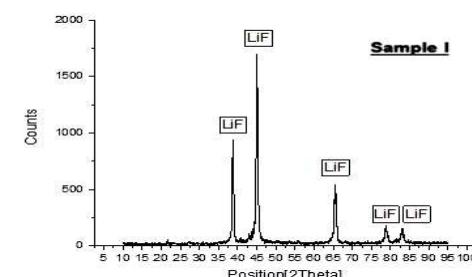
اگر عرض از مبدأ را در نمونه H،  $0/004$  در نظر بگیریم، طبق فرمول  $L = K\lambda/C$  (ویلیامسون - هال)، اندازه ذرات، حدود  $30 \text{ nm}$  خواهد بود. به همین ترتیب اندازه ذرات در جدول شماره ۱ ذکر شده‌اند.

### ۲.۳. تابش‌دهی نانوپودرها

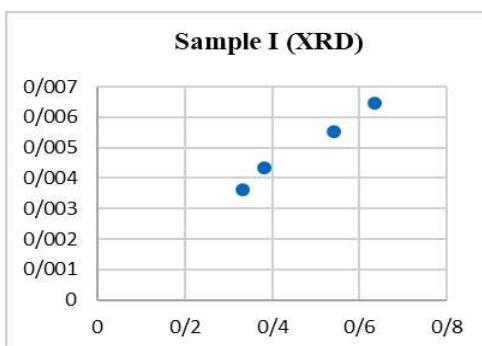
نمونه‌های G، H، I و J که به لحاظ ساختاری از ذراتی با ابعاد نانویی و شکل هندسی مناسب تشکیل شده بودند، توسط دستگاه شتاب‌دهنده خطی Linac به میزان ۱ و ۲ گری تحت تابش گاما و هم‌چنین با استفاده از منبع  $^{241}\text{Am}$  به میزان ۵ و ۱۰ گری در دانشگاه صنعتی مالک اشتر تحت تابش آلفا قرار گرفتند.

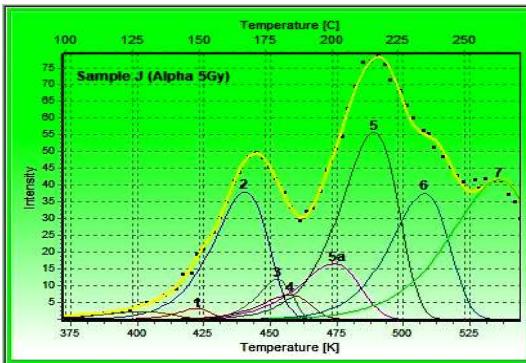
### ۳.۳. ارزیابی عملکرد نانوپودرهای ساخته شده

با استفاده از دستگاه TLD-Reader مدل 3500 و Harshaw به روش استاندارد اقدام به خوانش قرص‌های تابش دیده نمودیم. خروجی‌های حاصل توسط نرم‌افزار GlowFit و طبق مدل سیستیک مرتبه اول که نسبت به مرتبه عام توفیق بیشتری

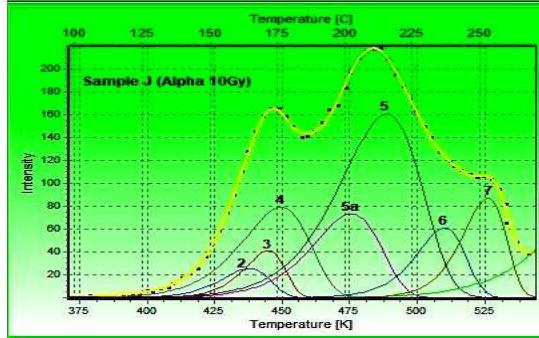


شکل (۱۴): الگوی پراش پرتوهای ایکس نمونه I.





شکل (۲۰): منحنی ترمولومینسانس نمونه J در تابش ۵ Gy آلفا.

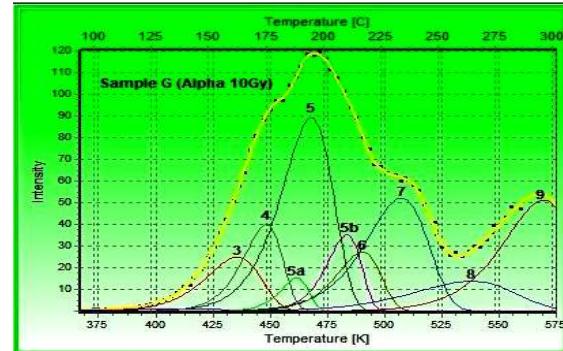


شکل (۲۱): منحنی ترمولومینسانس نمونه J در تابش ۱۰ Gy آلفا.  
طبق منحنی‌های موجود تنها برخی از نانوپودرهايی که تحت تابش آلفا قرار گرفته بودند (طبق جدول شماره ۲) موفق به نمایش قله ۵a شدند. در مواردی که قرص‌ها تحت تابش پرتو گاما قرار گرفته بودند، نتوانستند قله ۵a را بروز دهند. بهمنظور پيشگيري از طولاني شدن مباحثت از آوردن منحنی‌های مربوط به گاما صرفه‌نظر شد. نکته قابل ذکر اين که با کاهش اندازه نانوپودرها و با افزایش میزان دز و پرتوها، نسبت ۵a/۵ افزایش بيشتری نشان داده است. درنهایت می‌توان این طور استبیاط نمود که هرچه پودرهای تولید شده دارای ابعاد کوچکتر و شکل هندسی منظم‌تری باشند، زمانی که با پرتوهای آلفا تابش دهی می‌شوند، باعث افزایش قابل قبولی در نسبت قله‌های ۵a/۵ شدند (مطابق مقادیر جدول ۲).

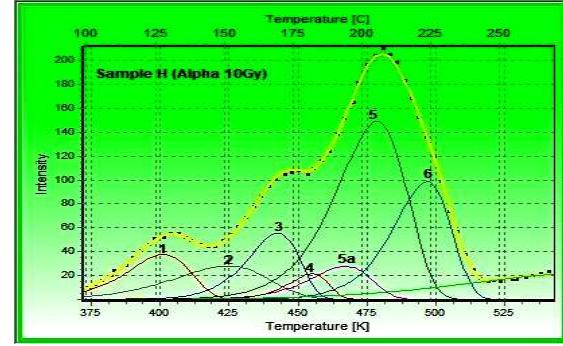
جدول (۲): نسبت قله‌های ۵a/۵ در نمونه‌های مختلف ساخته شده در اثر تابش‌های آلفا به میزان ۵ و ۱۰ گری.

نمونه	تابش آلفا ۵ گری	تابش آلفا ۱۰ گری
G	-----	0/۰۹
H	-----	0/۱۶
I	0/۲۰	0/۲۱
J	0/۲۱	0/۳۸

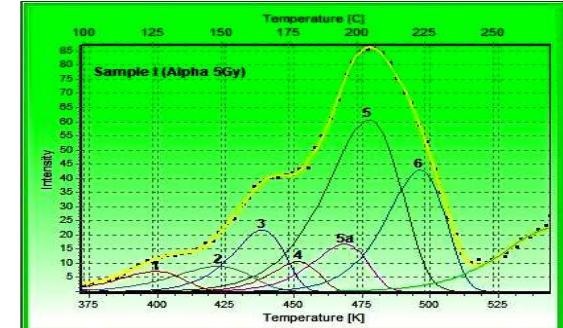
در نمایانسازی قله‌های منحنی‌های پیچیده داشت، آنالیز شده و منحنی‌ها و داده‌های مرتبط با آن‌ها به شرح ذیل حاصل گردید.



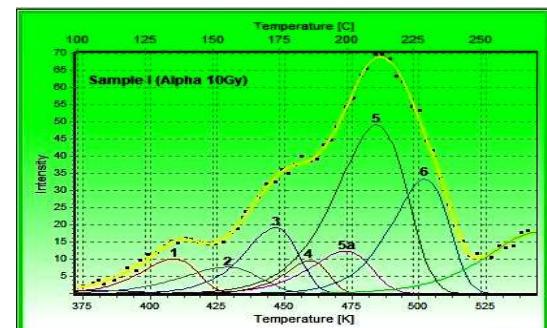
شکل (۱۶): منحنی ترمولومینسانس نمونه G در تابش ۱۰ Gy آلفا.



شکل (۱۷): منحنی ترمولومینسانس نمونه H در تابش ۱۰ Gy آلفا.



شکل (۱۸): منحنی ترمولومینسانس نمونه I در تابش ۵ Gy آلفا.



شکل (۱۹): منحنی ترمولومینسانس نمونه I در تابش ۱۰ Gy آلفا.

خواهد بود. درنهایت در مقایسه با مطالعات قبلی که تنها با ایجاد تغییراتی در روش خوانش قرص‌های TLD استاندارد موفق به نمایانسازی قله ۵a شده بودند، در این تحقیق به روش خوانش استاندارد و بدون این‌که تغییری در روش خوانش قرص‌ها ایجاد گردد، میزان افزایش ۵a/۵ به شکل محسوسی نسبت به مطالعات قبلی افزایش یافته است. لذا می‌توان از این قرص‌ها به عنوان ابزاری بسیار ارزان، در دسترس و با روش استفاده آسان در مقاصد نانوذیمترا استفاده نمود.

## ۵. قدردانی

با تشکر از تمام کسانی که با صبوری، محبت و راهنمایی خود در بهنتیجه رساندن این مهم، یار من بودند.

## ۴. نتیجه‌گیری

براساس نتایج حاصل مشخص گردید که هرچه نانوذرات ترمولومینسانس دارای ابعاد کوچک‌تر و شکل هندسی منظم‌تری باشند، بهویژه زمانی که توسط پرتوهای با LET بالا (پرتوهای آلفا) تحت تابش قرار گرفتند، در مقایسه با زمانی که توسط پرتوهای گاما (LET پایین) پرتودهی شده بودند، توفیق بیشتری در افزایش نسبت ۵a/۵ خواهند داشت و بر این اساس میزان افزایش ۵a/۵ در نمونه J و تحت تابش پرتو آلفا به میزان  $10\text{ Gy}$  بیشترین افزایش را نشان داده است. نکته بسیار مهم این است که در قرص‌های TLD-100 استاندارد که از ذراتی با ابعاد میکرونی تشکیل شده‌اند، در شرایط خوانش استاندارد یا قله ۵a بروز نمی‌کند و یا باشد بسیار کمی بروز می‌کند که به لحاظ دزیمترا فاقد اهمیت

## ۶. مراجع

- [1] J. Azorín, C. Furetta, and A. Scacco. Preparation and properties of thermoluminescent materials, *Phys. status solidi*, 138(1) (1993) 9–46.
- [2] Y. Horowitz, E. Fuks, H. Datz, L. Oster, J. Livingstone, and A. Rosenfeld. Mysteries of LiF TLD response following high ionization density irradiation: Glow curve shapes, dose response, the unified interaction model and modified track structure theory, *Radiat. Meas.*, 46(12) (2011) 1342–1348.
- [3] E. Fuks et al. Thermoluminescence solid-state nanodosimetry—the peak 5A/5 dosemeter, *Radiat. Prot. Dosimetry*, 143(2–4) (2011) 416–426.
- [4] A. J. J. Bos, R. N. M. Vijverberg, T. M. Piters, and S. W. S. McKeeve. Effects of cooling and heating rate on trapping parameters in LiF:Mg, Ti crystals, *J. Phys. D. Appl. Phys.*, 25(8) (1992) 1249–1257.
- [5] A. Pandey, R. G. Sonkawade, and P. D. Sahare. Thermoluminescence and photoluminescence characteristics of nanocrystalline K<sub>2</sub>Ca<sub>2</sub>(SO<sub>4</sub>)<sub>3</sub>: Eu, *J. Phys. D. Appl. Phys.*, 35(21) (2002) 2744–2747.
- [6] A. Pandey et al. Thermoluminescence properties of nanocrystalline K<sub>2</sub>Ca<sub>2</sub>(SO<sub>4</sub>)<sub>3</sub>: Eu irradiated with gamma rays and proton beam, *Nucl. Instruments Methods Phys. Res. Sect. B Beam Interact. With Mater. Atoms*, 269(3) (2011) 216–222.
- [7] K. Raheja, A. Pandey, S. Bahl, P. Kumar, S. P. Lochab, and B. Singh. Optimization and thermoluminescence study of the nanophosphor BaSO<sub>4</sub>: Eu, *AIP Conf. Proc.*, 1832(1) (2017) 50044.
- [8] N. Salah, P. D. Sahare, S. P. Lochab, and P. Kumar. TL and PL studies on CaSO<sub>4</sub>: Dy nanoparticles, *Radiat. Meas.*, 41(1) (2006) 40–47.
- [9] N. Salah, P. D. Sahare, and A. A. Rupasov. Thermoluminescence of nanocrystalline LiF:Mg, Cu, P, *J. Lumin.*, 124(2) (2007) 357–364.
- [10] S. P. Lochab, P. D. Sahare, R. S. Chauhan, N. Salah, R. Ranjan, and A. Pandey. Thermoluminescence and photoluminescence study of nanocrystalline Ba<sub>0.97</sub>Ca<sub>0.03</sub>SO<sub>4</sub>: Eu, *J. Phys. D. Appl. Phys.*, 40(5) (2007) 1343–1350.
- [11] S. P. Lochab et al. Nanocrystalline Ba<sub>0.97</sub>Ca<sub>0.03</sub>SO<sub>4</sub>: Eu for ion beams dosimetry, *J. Appl. Phys.*, 104(3) (2008) 33520.
- [12] V. Pagonis and R. Chen. Monte Carlo simulations of TL and OSL in nanodosimetric materials and feldspars, *Radiat. Meas.*, 81 (2015) 262–269.
- [13] A. Mandowski. Topology-dependent thermoluminescence kinetics, *Radiat. Prot. Dosimetry*, 119(1–4) (2006) 23–28.
- [14] V. Pagonis, E. Gochnour, M. Hennessey, and C. Knower. Monte Carlo simulations of luminescence processes under quasi-equilibrium (QE) conditions, *Radiat. Meas.*, 67 (2014) 67–76.
- [15] L. Sadri, K. Mohammadi, S. Setayeshi, and M. H. Khorasani. Synthesis, simulation of semi-localized transitions (SLT) model of LiF:Mg,Ti phosphors and investigation of displacement peak in glow curves, *Radiat. Meas.*, 125 (2019) 89–95.
- [16] J. L. Lawless, R. Chen, D. Lo, and V. Pagonis. A model for non-monotonic dose dependence of thermoluminescence (TL), *J. Phys. Condens. Matter*, 17(4) (2005) 737–753.