



مقایسه ویژگی‌های ساختاری و مغناطیسی نانوذرات FeNi_3 ساخته شده به روش‌های گرمایی و هم‌رسوبی

سید ابراهیم موسوی قهفرخی*، فاطمه حمل زاده احمدی

گروه فیزیک، دانشکده علوم، دانشگاه شهید چمران اهواز، اهواز، ایران

(دریافت مقاله: ۱۴۰۰/۱۱/۲۵، نسخه نهایی: ۱۴۰۱/۱/۲۳)

چکیده: در این پژوهش، نانوذرات FeNi_3 به دو روش گرمایی و هم‌رسوبی تهیه شدند. اثر زمان و دماهای مختلف با مقادیر متفاوت از کاهش‌دهنده هیدریت هیدرازین بررسی گردید. سپس نمونه‌ها با پراش‌سنج پرتو x (XRD)، میکروسکوپ الکترون روبشی گسیل میدانی (FESEM) و مغناطیس‌سنج نمونه ارتعاشی (VSM) مشخصه‌یابی شدند. نتایج الگوی پراش نشان داد که مقدار استفاده شده از هیدریت هیدرازین در تک فاز شدن نمونه‌ها بسیار مؤثر است. تصاویر FESEM نانو بودن ذرات را نشان می‌دهد، اما در بعضی از دما و زمان‌ها نانوذره تشکیل نشده‌اند یا چسبندگی و ذوب شدگی در تصاویر دیده می‌شود. نتایج VSM نشان داد که نمونه‌های تهیه شده به دو روش خاصیت مغناطیسی بالایی دارند و مغناطش اشباع آن‌ها تفاوت چندانی ندارد.

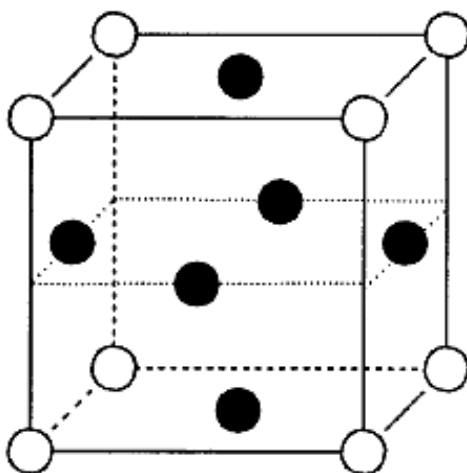
واژه‌های کلیدی: نانوذرات FeNi_3 ؛ روش گرمایی؛ روش هم‌رسوبی؛ ویژگی‌های ساختاری؛ ویژگی‌های مغناطیسی.

مقدمه

در سال‌های اخیر، ساخت و بررسی نانوساختارهای مغناطیسی به دلیل ویژگی‌های خوب فیزیکی، کاتالیزوری، مغناطیسی و کاربردهای مهم آن‌ها در زمینه‌هایی چون القاگرها، مبدل‌ها، جذب امواج الکترومغناطیسی، آنتن‌ها، حسگرهای مغناطیسی، رسانه‌های ذخیره‌سازی مغناطیسی و زیست پزشکی بسیار مورد توجه است [۱]. به ویژه، پیشرفت‌های سریع دستگاه‌های ارتباطی بی‌سیم نیاز به اجزای مغناطیسی مینیاتوری (کوچک) مانند القاگرها و مبدل‌ها دارد که در بسامد بالا کار می‌کنند و این امر نیازمند آن است که مواد مغناطیسی دارای مغناطش اشباع (M_s) بزرگ، نفوذپذیری (μ) زیاد و اتلاف انرژی کم باشند. فریت‌های مغناطیسی نرم به دلیل نفوذپذیری زیاد و اتلاف انرژی کم، مواد مفیدی برای این کاربردها هستند. نانوذرات مغناطیسی فلزی چون آهن، کبالت، نیکل و آلیاژهای آن‌ها به دلیل مغناطش اشباع و دمای کوری بالا جایگزین ممکن برای فریت‌ها هستند [۲، ۳]. در این میان، آلیاژ Fe-Ni، به ویژه FeNi_3 چشم انداز خوبی برای برنامه‌های کاربردی دستگاه

الکترومغناطیسی با مغناطش اشباع بالا و وادارندگی مغناطیسی کم است [۴، ۵]. ترکیب بین فلزی FeNi_3 در ساختار مکعبی مرکز سطحی (fcc) با گروه فضایی $\text{Pm}3\text{m}$ نوع AuCu_3 ، با ثابت شبکه $a = 0.3525 \text{ nm}$ متبلور می‌شود (شکل ۱) [۶]. آلیاژهای نانومتری Fe-Ni با روش‌های مختلفی از جمله آلیاژسازی مکانیکی، گرمایی، تراکم گاز بی‌اثر، سل-ژل و فرآیند کاهش شیمیایی تولید شده‌اند [۷، ۸]. در سال ۲۰۰۶ نانوذرات FeNi_3 در دمای 180°C با زمان‌های ۲، ۵، و ۱۵ h ولی با مغناطش اشباع بسیار پایین توسط لیائو و همکاران ساخته شدند [۹]. گئو و همکاران نیز در سال ۲۰۱۲ نانوذرات و نانوصفحات FeNi_3 را با تغییر pH و مقدار هیدریت هیدرازین ساخته و ویژگی‌های مغناطیسی و ریخت‌شناسی آن‌ها را بررسی کردند [۳]. در سال ۲۰۱۷ تائوهانگ و همکاران مغناطش اشباع حدود 87.7 emu/g را برای نانوذرات FeNi_3 تهیه شده به روش گرمایی در دمای 100°C با زمان ۱۰ h گزارش کردند [۱۰].

*نویسنده مسئول، تلفن: ۰۶۱۳۳۳۳۱۰۴۰، پست الکترونیکی: Musavi_ebrahim@yahoo.co.uk



شکل ۱. یاخته یکه FeNi_3 دایره‌های توپر اتم‌های Ni و دایره‌های توخالی اتم‌های Fe هستند [۸].

تفلون ۵۰ ml منتقل شد و با مقدار هیدریت هیدرازین ۱ ml برای زمان‌های ۵، ۱۰ و ۱۵ h با دمای 100°C و با مقدار هیدریت هیدرازین ۳ ml برای ۱۰ h در دماهای ۸۰، ۱۰۰ و 120°C در کوره قرار داده شد. فراورده به‌دست آمده با آب یون‌زدایی و اتانول چند بار شست‌وشو داده و سپس در دمای 80°C به مدت ۱۲ h در کوره خشک شد [۹، ۱۰]. فرآیند تهیه نانوذرات FeNi_3 به روش گرمایی در شکل ۲ نشان داده شده است.

ساخت نانوذرات FeNi_3 به روش هم‌رسوبی

در این روش نخست، ۱٫۹۸۸ g کلرید آهن در ۲۰۰ ml آب یون‌زدایی شده به مدت ۱۵ دقیقه در معرض امواج صوتی و سپس چرخش مغناطیسی قرار گرفت. پس از آن، ۷٫۱۳۱ g کلرید نیکل به محلول افزوده شد تا سوسپانسیون به‌دست آید. ۱ g از پلی اتیلن گلیکول نیز به محلول اضافه و pH محلول در ۱۲ تنظیم گردید. سپس ۷٫۱ ml هیدریت هیدرازین به محلول افزوده شد و محلول به مدت ۲۴ h به طور مغناطیسی هم زده شد. فراورده نهایی با استفاده از آهنربا جمع‌آوری و با آب یون‌زدایی شده و اتانول شست‌وشو داده شد. نمونه‌ها در کوره 80°C به مدت ۱۲ h خشک شدند [۱۱]. فرآیند تهیه نانوذرات FeNi_3 به روش هم‌رسوبی در شکل ۳ نشان داده شده است. فاز نمونه‌ها با پراش‌سنج پرتو ایکس (XRD)، ریختار آنها با میکروسکوپ الکترونی روبشی گسیل‌میدانی (FESEM) و ویژگی‌های مغناطیسی نمونه‌ها با مغناطیس‌سنج نمونه ارتعاشی (VSM) بررسی شد.

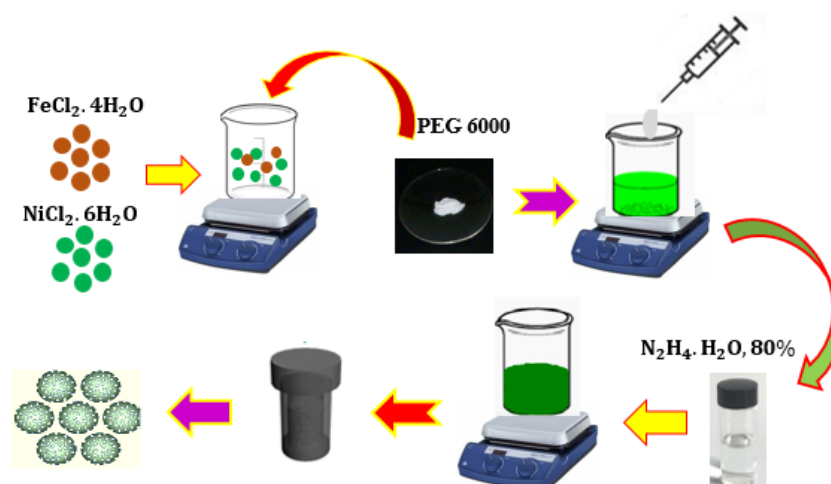
پژوهش‌های کمی پیرامون اثر دما و زمان بر ویژگی‌های نانوذرات FeNi_3 انجام شده است. همچنین تاکنون ویژگی‌های ساختاری و مغناطیسی نانوذرات FeNi_3 تهیه شده به دو روش گرمایی و هم‌رسوبی مقایسه نشده‌اند. از این رو در این پژوهش، نانوذرات FeNi_3 با این دو روش و با هیدریت هیدرازین به عنوان عامل کاهش دهنده تهیه شدند. نتایج بررسی‌ها نشان داد که ویژگی‌های ساختاری و مغناطیسی (مغناطش اشباع) این نمونه‌ها نسبت به کار دیگران بهبود یافته است.

مواد و روش‌ها

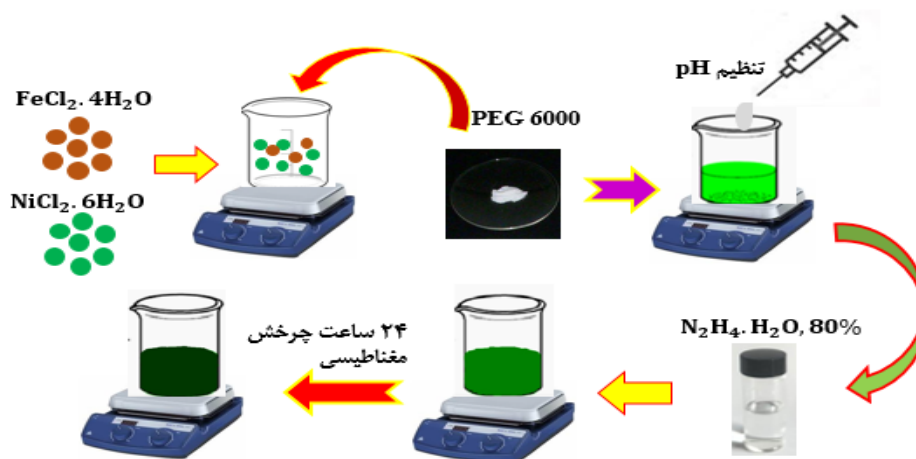
برای تهیه نانوذرات FeNi_3 از کلرید آهن ۴ آبه FeNi_3 ، کلرید نیکل ۶ آبه $(\text{NiCl}_2 \cdot 6\text{H}_2\text{O})$ ، پلی اتیلن گلیکول (PEG 6000) به‌عنوان روکشگر و عامل پراکنده کننده، سدیم هیدروکسید (NaOH) برای تنظیم pH، هیدریت هیدرازین $(\text{N}_2\text{H}_4 \cdot \text{H}_2\text{O}, 80\%)$ به‌عنوان عامل کاهنده و آب یون‌زدایی شده به‌عنوان حلال استفاده شد.

ساخت نانوذرات FeNi_3 به روش گرمایی

در این روش نخست، ۰٫۰۷۵ g کلرید آهن در ۳۵ ml آب یون‌زدایی شده ریخته و به مدت ۱۵ دقیقه در معرض امواج صوتی و سپس چرخش مغناطیسی قرار گرفت. پس از آن، ۰٫۲۲۵ g کلرید نیکل به محلول افزوده شد تا سوسپانسیون شفاف به‌دست آید. سپس ۰٫۰۶۹ g از پلی اتیلن گلیکول نیز به محلول اضافه و برای تنظیم pH=۱۲، از سدیم هیدروکسید استفاده شد. سرانجام هیدریت هیدرازین با دو مقدار متفاوت ۱ و ۳ ml به محلول افزوده شد. سپس سوسپانسیون به اتوکلاو



شکل ۲ فرآیند تهیه نانوذرات FeNi_3 به روش گرمایی.



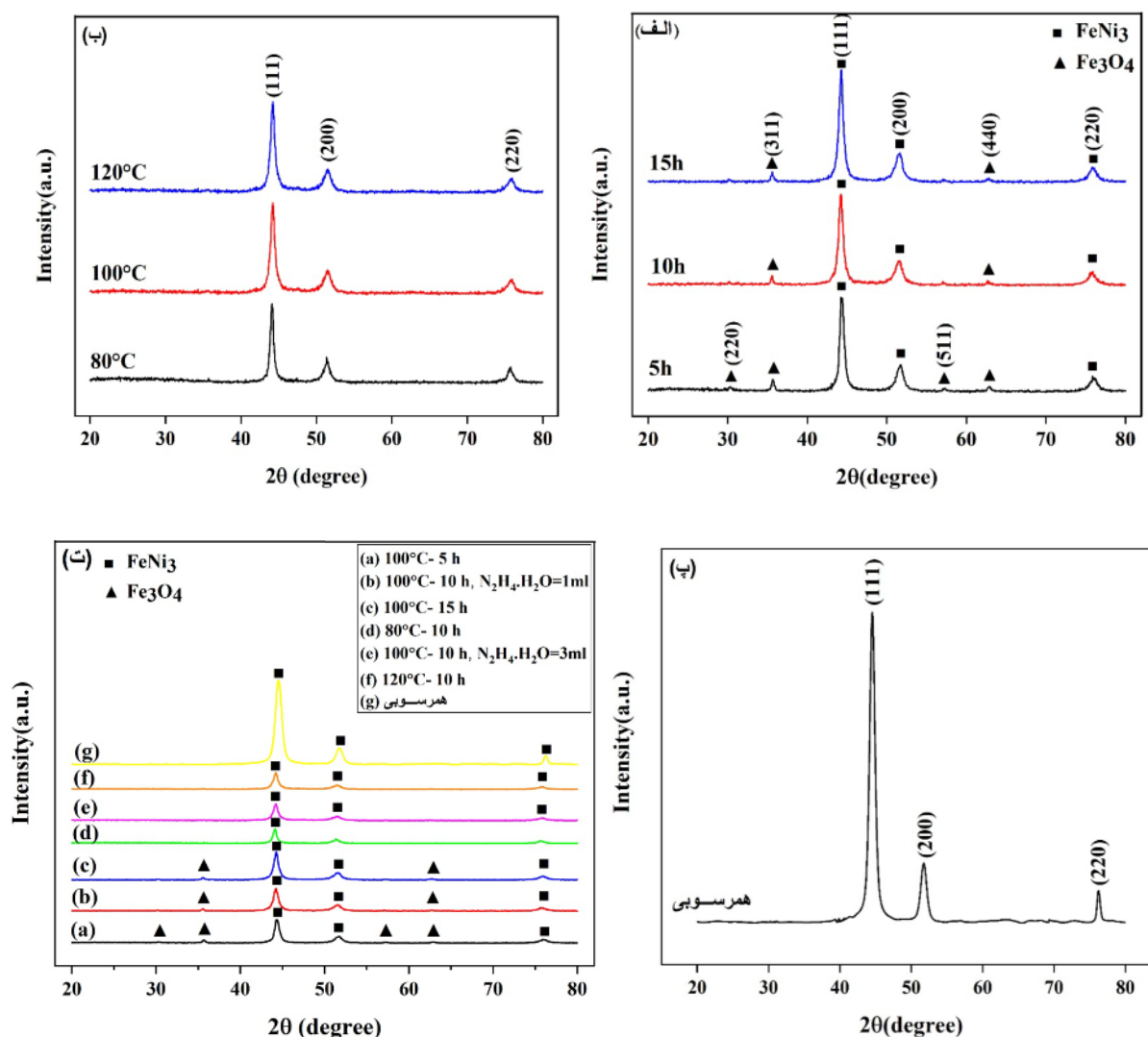
شکل ۳ فرآیند تهیه نانوذرات FeNi_3 به روش هم‌رسوبی.

نتایج و بحث

شکل‌های ۴ الف و ب الگوی پراش پرتو ایکس نانوذرات FeNi_3 تهیه شده به روش گرمایی را در گستره $2\theta = 20^\circ - 80^\circ$ نشان می‌دهند. از الگوی پراش نمونه‌های تهیه شده با ۱ ml هیدرازین در زمان‌های مختلف (شکل ۴ الف) دیده می‌شود که در زمان‌های بالا، ناخالصی Fe_3O_4 حذف نشده است. قله‌های 30.2° ، 35.65° ، 57.25° و 62.9° به ترتیب متناظر با صفحات (۲۲۰)، (۳۱۱)، (۵۱۱) و (۴۴۰) از فاز Fe_3O_4 با شماره کارت استاندارد JCPDS-۶۵۳۱۰۷ و قله‌های 44.6° ، 51.7° و 76.1° به ترتیب متناظر با صفحات (۱۱۱)، (۲۰۰) و (۲۲۰) از فاز FeNi_3 با شماره کارت استاندارد JCPDS-۶۵۳۲۴۴ هستند. در نمونه تهیه شده با ۳ ml هیدرازین در دماهای مختلف (شکل ۴ ب)، هیچ ناخالصی وجود ندارد و فاز خالص FeNi_3 تشکیل شده است. بنابراین با

مقایسه شکل‌های ۴ الف و ب دیده می‌شود که افزایش هیدریت هیدرازین باعث بهبود واکنش احیا و در نتیجه منجر به تولید FeNi_3 خالص گردیده است [۳، ۱۲].

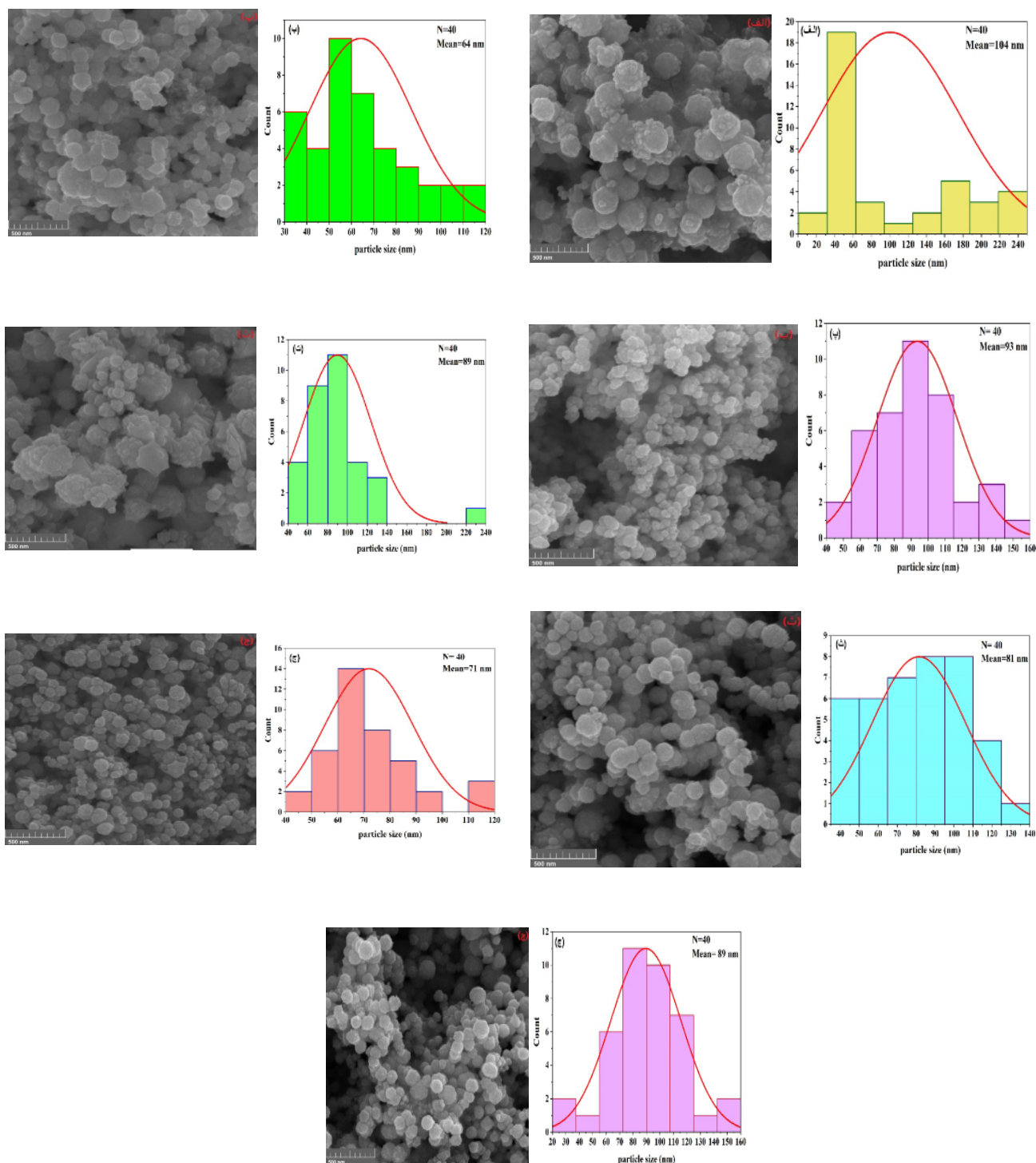
شکل ۴ پ الگوی پراش پرتو ایکس نمونه تهیه شده به روش هم‌رسوبی در گستره $2\theta = 20^\circ - 80^\circ$ را نشان می‌دهد. دیده می‌شود که این روش منجر به تولید FeNi_3 خالص شده است و سه قله 44.6° ، 51.7° و 76.1° به ترتیب متناظر با صفحات (۱۱۱)، (۲۰۰) و (۲۲۰) هستند. براساس الگوهای پراش نمونه‌ها، وجود هیدریت هیدرازین در خالص بودن نمونه‌ها اثر به‌سزایی دارد. همچنین در روش هم‌رسوبی نیاز به بهینه‌سازی دما و زمان نیست و سریع‌تر می‌توان نمونه خالص را تهیه کرد. الگوهای پراش پرتو ایکس نمونه‌های در شکل ۴ ت مقایسه شده‌اند.



شکل ۴ الگوی پراش پرتو ایکس نانوذرات FeNi₃ تهیه شده با (الف) دمای ۱۰۰ °C و زمان های ۵، ۱۰ و ۱۵ h به روش گرمایی با ۱ ml هیدرازین، (ب) زمان ۱۰ h در دماهای ۸۰، ۱۰۰ و ۱۲۰ °C به روش گرمایی با ۳ ml هیدرازین، (پ) روش هم‌رسوبی و (ت) دو روش گرمایی و هم‌رسوبی.

میانگین اندازه نانوذرات در این نمونه حدود ۶۴ nm محاسبه شد. با افزایش زمان پخت تا ۱۵ h، ذوب شدگی کمی در تصویر این نمونه دیده شده و یکنواختی ریختار آن از بین رفته است و اندازه نانوذرات در این حالت حدود ۹۳ nm به دست آمد (شکل ۵ پ). از شکل ۵ ت مربوط به نمونه ساخته شده در دمای ۸۰ °C و با زمان ۱۰ h دیده می‌شود که نانو ذرات به طور کامل شکل نگرفته‌اند و در کنار آن‌ها نانوذرات درشت نیز وجود دارد و اندازه نانوذرات در این نمونه حدود ۸۹ nm است. تصویر ۵ ث ریخت نمونه تهیه شده در دمای ۱۰۰ °C و با زمان ۱۰ h را نشان می‌دهد. دیده می‌شود که نانو ذرات FeNi₃ کاملاً یکنواخت تشکیل شده‌اند و اندازه متوسط ذرات ۸۱ nm است.

به منظور ریخت‌شناسی نمونه‌ها، تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی گسیل میدانی به همراه نمودارهای توزیع فراوانی ذرات برحسب اندازه آن‌ها در شکل ۵ آورده شده است. گفتنی است که نمودارهای ستونی اندازه ذرات با محاسبه اندازه ۴۰ ذره تصادفی از هر نمونه با نرم‌افزار Digimizer رسم گردیدند. چنان که از تصویر ۵ الف مشخص است، نمونه تهیه شده به روش گرمایی با زمان ۵ h و دمای ۱۰۰ °C یکنواخت نبوده و شامل از ذرات ریز و درشت است که متوسط اندازه ذرات این نمونه ۱۰۴ nm به دست آمد. این درحالی است که ریختار نمونه‌ی با زمان ۱۰ h و دمای ۱۰۰ °C (شکل ۵ ب) بهتر شده و یکنواختی و چسبندگی بین ذرات کمتر شده است.



شکل ۵ تصاویر FESEM نانوذرات FeNi_3 تهیه شده به روش گرمایی با الف) 100°C -۵h، ب) 100°C -۱۰h، پ) 100°C -۱۵h (تصاویر الف، ب و پ با ۱ml هیدریت هیدرازین، ت) 100°C -۱۰h، ث) 100°C -۱۰h، ج) 120°C -۱۰h (تصاویر ت، ث و ج با ۳ml هیدریت هیدرازین و تهیه شده به چ) روش هم‌رسوبی.

میانگین ذرات برای این نمونه 71nm به دست آمد. شکل ۵ چ مربوط به نمونه تهیه شده به روش هم‌رسوبی است که متوسط ذرات در این روش 89nm به دست آمد؛ مشخص است که

ریخت ذرات در نمونه ساخته شده با دمای 120°C و زمان 10h در تصویر ۵. ج نشان شده است؛ دیده می‌شود که نانوذرات FeNi_3 با یکنواختی خوبی تشکیل شده‌اند. همچنین

(M_r) ، از حلقه پسماند و میدان ناهمسانگردی بلوری (M_s) میدان و امغناطیدگی (H_d) و ثابت ناهمسانگردی مغناطوبلورین (K) از روابط زیر [۱۵، ۱۶]، محاسبه شده‌اند و نتایج در جدول ۱ آورده شده است.

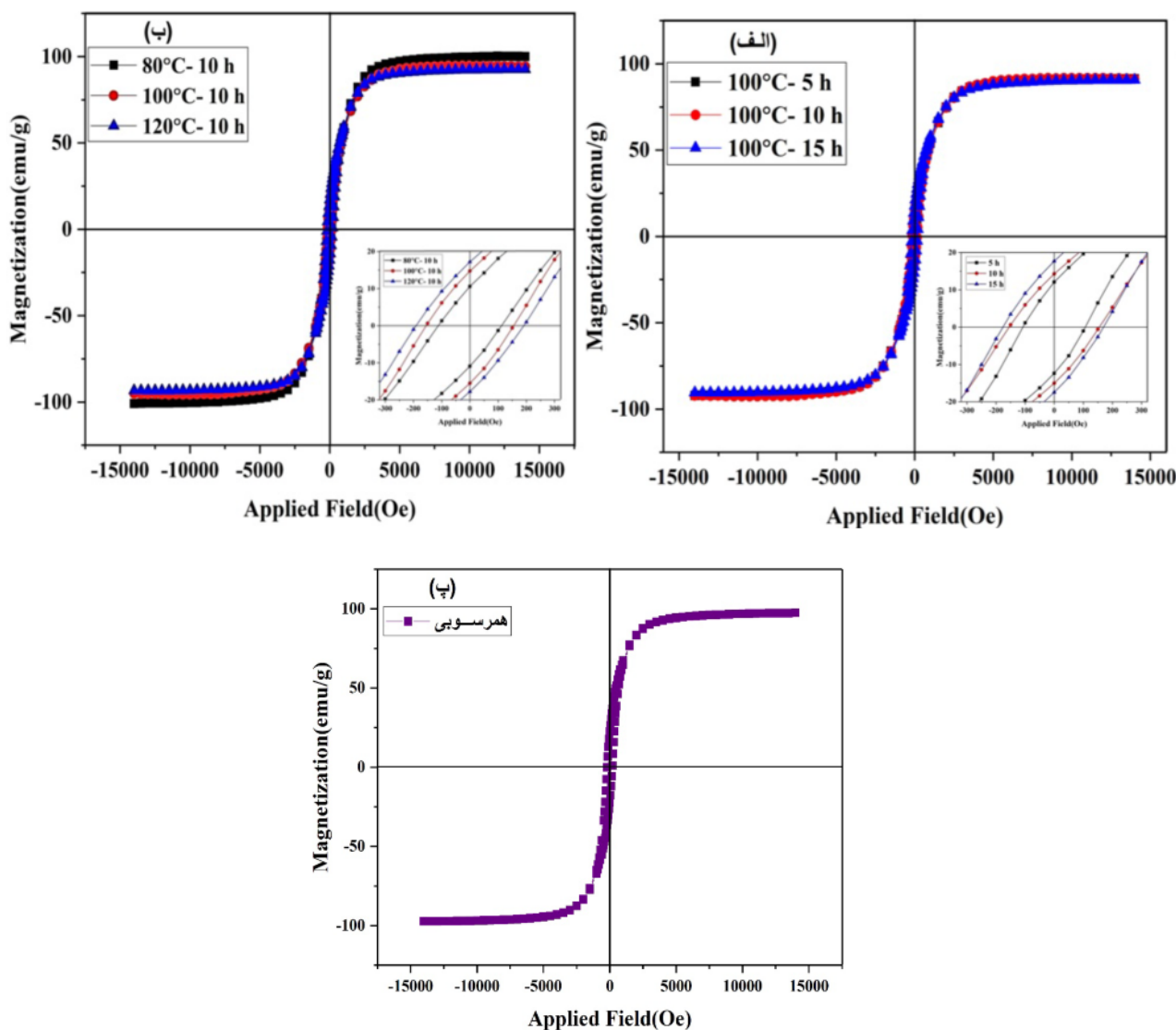
$$\vec{M} = \vec{M}_s \left(1 - \frac{\vec{H}_a^2}{15\vec{H}^2}\right) \quad (۱)$$

$$\vec{H}_a = \frac{2K}{\vec{M}_s} \quad (۲)$$

$$\vec{H}_c = 0.48(\vec{H}_a - \vec{H}_d) \quad (۳)$$

نانوذرات با یکنواختی خوبی تشکیل شده‌اند. نتایج نشان می‌دهد که نمونه‌های ساخته شده به روش گرمایی در دماهای ۱۰۰ °C و ۱۲۰ °C با زمان ۱۰ h و همچنین به روش هم‌رسوبی از نظر ریخت‌شناسی و یکنواختی نانوذرات نسبت به سایر نمونه‌ها مطلوبتر هستند [۱۰، ۱۳، ۱۴].

شکل ۶ حلقه‌های پسماند نمونه‌های FeNi₃ تهیه شده در زمان و دماهای مختلف به روش گرمایی و روش هم‌رسوبی را نشان می‌دهد. ویژگی‌های مغناطیسی از قبیل وادارندگی مغناطیسی (H_c)، مغناطش اشباع (M_s) مغناطش پسماند



شکل ۶ حلقه پسماند نانوذرات FeNi₃ تهیه شده به روش گرمایی در دما ۱۰۰ °C و زمان‌های ۵، ۱۰ و ۱۵ ساعت با ۱ ml هیدرازین، (ب) روش گرمایی با زمان ۱۰ h در دماهای ۸۰، ۱۰۰ و ۱۲۰ °C با ۳ ml هیدرازین و (پ) روش هم‌رسوبی.

جدول ۱ ویژگی‌های مغناطیسی نمونه‌های تهیه شده به روش گرمایی با دمای 100°C در زمان‌های ۵، ۱۰ و ۱۵ h با ۱ ml هیدرازین، با زمان ۱۰ h در دماهای ۸۰، ۱۰۰ و 120°C با ۳ ml هیدرازین و روش هم‌رسوبی.

دما و زمان	$H_c(Oe)$	$M_s(\frac{emu}{g})$	$M_r(\frac{emu}{g})$	$H_a(Oe)$	$H_d(Oe)$	$\frac{k}{g}(\frac{emu}{kOe})$
100°C -۵h	۱۰۲	۹۱,۳۸	۱۲,۱۰	۳۰۶۸,۸۹۱	۲۸۵۶,۳۹۱	۱۴۰,۲۱۷۶
100°C -۱۰h	۱۵۲	۹۱,۳۳	۱۴,۲۸	۳۰۳۳,۴۰۱	۲۷۱۶,۷۳۴	۱۳۸,۲۵۰۳
100°C -۱۵h	۱۷۳	۹۰,۶۴	۱۷,۶۹	۲۹۱۵,۶۱۳	۲۵۵۵,۱۹۶	۱۳۲,۱۳۵۶
80°C -۱۰h	۱۰۳	۱۰۰	۱۰,۵۷	۳۱۱۱,۱۸۹	۲۸۹۶,۶۰۶	۱۵۵,۵۵۹۵
100°C -۱۰h	۱۹۴	۹۴,۳۳	۱۴,۵	۳۰۳۸,۲۳۸	۲۶۳۴,۰۷۲	۱۴۳,۲۹۸۵
120°C -۱۰h	۱۹۴	۹۲,۵۹	۱۷,۲۲	۲۸۲۳,۴۴۴	۲۴۱۹,۲۷۸	۱۳۰,۷۱۱۴
هم‌رسوبی	۱۹۹	۹۷,۴۶	۲۴,۵	۲۷۰۱,۸۳۶	۲۲۸۷,۲۵۳	۱۳۱,۶۶۰۵

مغناطش خودبه‌خودی نمونه‌ها ناشی می‌شود. از ضرایب A و χ به دلیل ناچیز بودن چشم‌پوشی می‌شود [۲۰].

شکل ۷ نمودار M بر حسب $\frac{1}{H}$ برای همه نمونه‌های تهیه شده را نشان می‌دهد. با محاسبه عرض از مبدا هر یک از خط-ها، مغناطش اشباع (نظری) برای همه نمونه‌ها محاسبه گردید. مغناطش اشباع تجربی به دست آمده از حلقه پسماند با مغناطش اشباع نظری محاسبه شده براساس نمودارهای شکل ۷ به همراه اختلاف آن‌ها در جدول ۲ آورده شده است.

نمودار پذیرفتاری مغناطیسی (χ) به صورت تابعی از شدت میدان مغناطیسی (H)، با استفاده از مشتق M نسبت به H ($\chi = \frac{dM}{dH}$) [۲۱] برای نمونه‌های تهیه شده به دو روش گرمایی و هم‌رسوبی در شکل ۸ آورده شده است. هر چه قله‌ها تیزتر باشند نشان‌دهنده آن است که نمونه‌ها از نظر مغناطیسی تک فازتر بوده و دارای مغناطش بالایی هستند. فازها را می‌توان به توزیع ناهمگن کاتیونی، نقص‌ها و تهی جاهایی که از نواحی با ناهمسانگردی مغناطیسی بیشتر ناشی می‌شود نسبت داد [۲۲، ۲۳]. چنان که از نمودارهای شکل ۸ الف مشخص است همه نمونه‌ها تقریباً تک‌فاز مغناطیسی هستند.

نفوذپذیری مغناطیسی (μ) نمونه‌ها از داده‌های پذیرفتاری مغناطیسی و با رابطه زیر [۲۴] به دست آمد:

$$\mu = \mu_0(1 + \chi) \quad (۵)$$

نمودار نفوذپذیری مغناطیسی به صورت تابعی از شدت میدان مغناطیسی (H)، برای نمونه‌های تهیه شده به روش‌های گرمایی و هم‌رسوبی در شکل ۹ آورده شده است. چنان که دیده می‌شود، این نمودارها شبیه نمودارهای پذیرفتاری هستند.

با توجه به این نتایج، ویژگی‌های مغناطیسی نمونه‌های تهیه شده با این دو روش تفاوت چندانی با هم ندارند، ولی وادارندگی مغناطیسی در روش هم‌رسوبی بهبود یافته است. برای مثال، مغناطش اشباع در این پژوهش (100 emu/g) از کارهای انجام شده توسط مینگ لیانگ یوان و همکاران ($85/2 \text{ emu/g}$) [۷] اس. جی. یان و همکاران ($85/2 \text{ emu/g}$) [۱۷] و لواکسیوگنگ و همکاران (75 emu/g) [۱۸] بیشتر است. هر چند مغناطش اشباع در همه نمونه‌های تهیه شده مطلوب است، ولی بعضی از آنها مغناطش اشباع بالاتری دارند. علت این امر بالا بودن درصد فاز اصلی (FeNi_3) است که مغناطش اشباع بالاتری نسبت به فاز دیگر (Fe_3O_4) دارد. همچنین بیشتر بودن مغناطش اشباع در نمونه تهیه شده با دمای 80°C و زمان ۱۰ h افزون بر غالب بودن فاز اصلی به دلیل ریخت شناسی این نمونه و بزرگ بودن اندازه نانو ذرات آن است، زیرا هرچه اندازه نانوذرات مغناطیسی بیشتر شود نسبت سطح به حجم کاهش و میدان و امگناطش کاهش یافته و در نتیجه باعث افزایش مغناطش آن-ها می‌شود [۱۹].

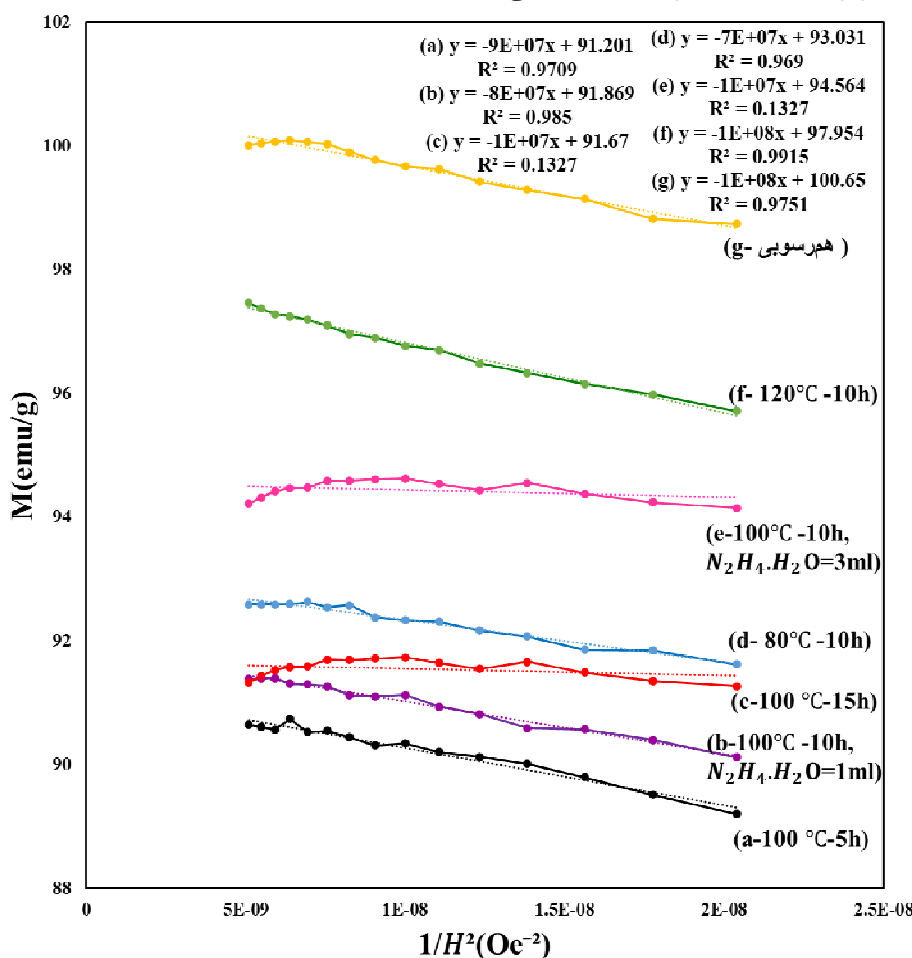
اندازه مغناطش اشباع نمونه‌ها، برای اطمینان از دقت افزون بر حلقه‌های پسماند، از قانون نزدیکی به اشباع (اغلب برای نمونه‌هایی که میدان مغناطیسی اعمالی کافی برای اشباع کافی نباشد) نیز محاسبه شد:

$$M = M_s \left(1 - \frac{A}{H} - \frac{B}{H^2} \right) + \chi H \quad (۴)$$

اینجا A، B و χ به ترتیب مقادیر ثابت و پذیرفتاری مغناطیسی هستند که از ناهمگنی نمونه، ناهمسانگردی مغناطوبلورین و

نمونه‌ها در میدان‌های مغناطیسی اعمالی کم است؛ در نتیجه این نمونه‌ها در میدان مغناطیسی کم دارای مغناطش اشباع بالایی هستند و می‌توانند در میدان‌های مغناطیسی کم شار مغناطیسی زیادی را به خوبی از خود عبور دهند.

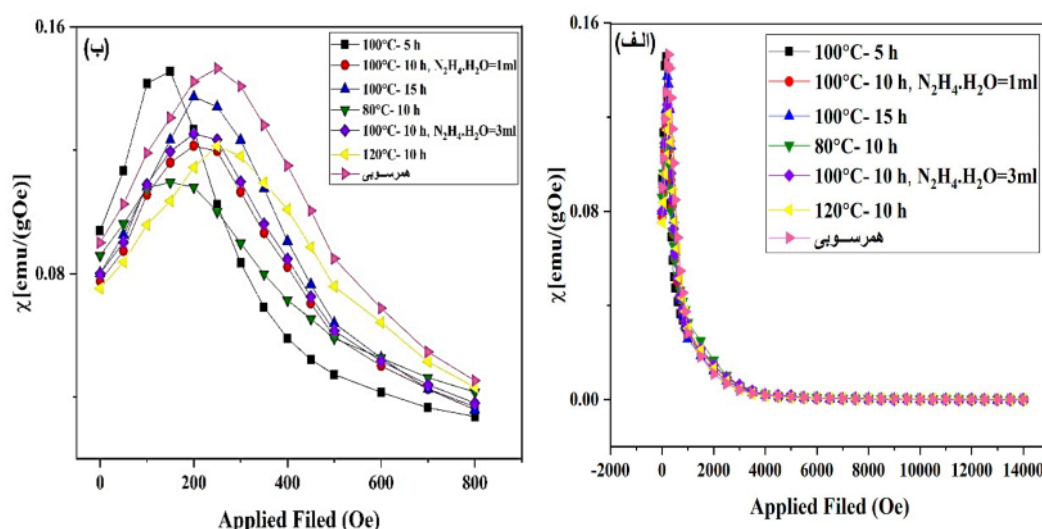
مقادیر پذیرفتاری و نفوذپذیری مغناطیسی نمونه‌ها در جدول ۲ آورده شده است. دیده می‌شود که پذیرفتاری و نفوذپذیری مغناطیسی نمونه‌ها اختلاف چندانی با هم ندارند، زیرا مغناطش این نمونه‌ها تفاوت قابل ملاحظه‌ای نداشته‌اند. براساس شکل-های ۸ و ۹، بیشترین پذیرفتاری و نفوذپذیری مغناطیسی



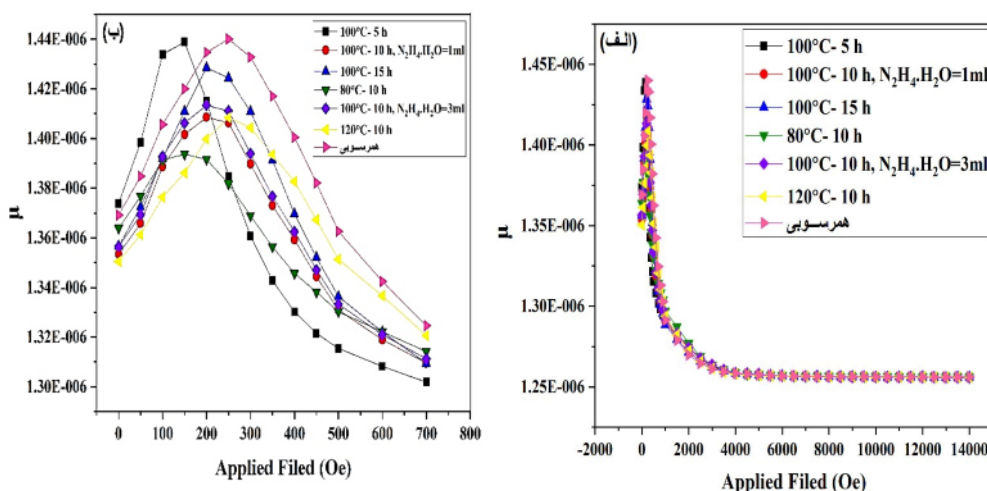
شکل ۷ نمودار $M-\frac{1}{H^2}$ نانوذرات FeNi₃ تهیه شده به روش‌های گرمایی و هم‌رسوبی.

جدول ۲ مغناطش اشباع تجربی و نظری، مقدار اختلاف آن‌ها، پذیرفتاری مغناطیسی (χ) و نفوذپذیری مغناطیسی (μ) نمونه‌های تهیه شده به روش گرمایی با دمای ۱۰۰ °C در زمان‌های ۵، ۱۰ و ۱۵ h با ۱ ml هیدرازین، با زمان ۱۰ h در دماهای ۸۰، ۱۰۰ و ۱۲۰ °C با ۳ ml هیدرازین و روش هم‌رسوبی.

دما و زمان	M_s تجربی	M_s نظری	مقدار اختلاف	χ	μ
۱۰۰ °C-۵h	۹۱٫۳۸	۹۱٫۸۶	۰٫۵۲	۰٫۱۴۵	۰٫۰۰۰۴۳۸
۱۰۰ °C-۱۰h	۹۱٫۳۳	۹۱٫۶۷	۰٫۳۷	۰٫۱۲۱	۰٫۰۰۰۴۰۸
۱۰۰ °C-۱۵h	۹۰٫۶۴	۹۱٫۲	۰٫۶۱	۰٫۱۳۷	۰٫۰۰۰۴۲۴
۸۰ °C-۱۰ h	۱۰۰	۱۰۰٫۶۵	۰٫۶۴	۰٫۱۰۹	۰٫۰۰۰۳۹۳
۱۰۰ °C-۱۰ h	۹۴٫۳۳	۹۴٫۵۶	۰٫۲۴	۰٫۱۲۵	۰٫۰۰۰۴۱۳
۱۲۰ °C-۱۰ h	۹۲٫۵۹	۹۳٫۰۳	۰٫۴۷	۰٫۱۲۱	۰٫۰۰۰۴۰۸
هم‌رسوبی	۹۷٫۴۶	۹۷٫۹۵	۰٫۵	۰٫۱۴۶	۰٫۰۰۰۴۴۰



شکل ۸ نمودار پذیرفتاری مغناطیسی نانوذرات $FeNi_3$ تهیه شده به روش‌های گرمایی و هم‌رسوبی.



شکل ۹ نمودار نفوذپذیری مغناطیسی نانوذرات $FeNi_3$ تهیه شده به روش‌های گرمایی و هم‌رسوبی.

برداشت

نمونه‌ها بیشتر است. نمونه‌های تهیه شده به روش گرمایی در دماهای ۱۰۰ و ۱۲۰ °C با زمان ۱۰ h و نمونه تهیه شده به روش هم‌رسوبی وادارندگی مغناطیسی بیشتری دارند. بررسی‌ها نشان داد که فاز، ریختار، ویژگی‌های ساختاری و مغناطیسی نانوذرات $FeNi_3$ تهیه شده به روش هم‌رسوبی بدون نیاز به بهینه‌سازی دما و زمان نسبت به روش گرمایی مطلوب‌تر است.

مراجع

- [1] Chen H., Xu C., Zhao G., Liu Y., "Template-free formation of urchin-like $FeNi_3$ microstructures by hydrothermal reduction", Materials Letters, 91 (2013) 75-77.
- [2] Tang N. J., Zhong W., Jiang H. Y., Han Z. D., Zou W. O., Du Y. W., "Complex permeability of $FeNi_3/SiO_2$ core-shell nanoparticles", Solid state communications, 132 (2004) 71-74.

نانوذرات $FeNi_3$ به دو روش گرمایی و هم‌رسوبی تهیه شدند. نمونه‌ها در روش گرمایی در زمان‌ها و دماهای مختلف با دو مقدار ۱ و ۳ میلی‌لیتر از هیدریت هیدرازین ساخته شدند. بررسی ویژگی‌های ساختاری نمونه‌ها نشان داد که مقدار عامل کاهنده (هیدریت هیدرازین) در تک فاز شدن نمونه‌ها بسیار موثر است. براساس تصاویر FESEM، نمونه تهیه شده به روش گرمایی با زمان ۱۵ h و دمای ۱۰۰ °C دارای ذوب‌شدگی کمی است و نانوذرات $FeNi_3$ تهیه شده در دمای ۸۰ °C و زمان ۱۰ h به‌خوبی تشکیل نشده‌اند. نانوذرات $FeNi_3$ نمونه‌های تهیه شده به روش گرمایی در سایر دماها و زمان‌ها و همچنین نمونه تهیه شده به روش هم‌رسوبی ریختار دارند. مغناطش اشباع برای نمونه تهیه شده به روش گرمایی در دمای ۸۰ °C و با زمان ۱۰ h و نمونه تهیه شده به روش هم‌رسوبی نسبت به سایر

hydrothermal method for application in high frequency", Ferroelectrics 521 (2017) 116-125.

[15] Amir M., Gungunes H., Slimani Y., Tashkandi N., El Sayed H. S., Aldakheel F., Baykal A., "Mössbauer studies and magnetic properties of cubic $\text{CuFe}_{1-x}\text{O}$ nanoparticles", Journal of Superconductivity and Novel Magnetism 32 (2019) 557-564.

[16] Sharifi Z., "Fabrication and investigation of magnetic and structural properties of lead spinel nanoparticles", Master Thesis, Faculty of Science Department of Physics, Shahid Chamran University of Ahvaz (1395).

[17] Yan S. J., Zhen L., Xu C. Y., Jiang J. T., Shao W. Z., "Microwave absorption properties of FeNi_3 submicrometre spheres and $\text{SiO}_2@ \text{FeNi}_3$ core-shell structures", Journal of Physics D: Applied Physics 43 (2010) 245003.

[18] Lu X., Wu J., Huo G., Sun Q., Huang Y., Han Z., Liang G., "Protein-passivated FeNi_3 particles with low toxicity and high inductive heating efficiency for thermal therapy", Colloids and Surfaces A: Physicochemical and Engineering Aspects 414 (2012) 168-173.

[19] Patil R P, Waghmare M B, Chikalkar M G, Delekar S D., "Effect of Sintering Temperature on Structural, Morphological, and Magnetic Properties of Nickel Ferrite Prepared via a Polyol Method", Macromol. Symp 393 (2020) 2000178.

[20] Mousavi Ghahfarokhi S. E., Ahmadi M., Kazeminezhad I., "Effects of Bi^{3+} Substitution on Structural, Morphological, and Magnetic Properties of Cobalt Ferrite Nanoparticles", Journal of Superconductivity and Novel Magnetism 32 (2019) 3251-3263.

[21] Mousavi Ghahfarokhi S. E., Hosseini S., Zargar Shoushtari M., "Fabrication of $\text{SrFe}_{12-x}\text{Ni}_x\text{O}_{19}$ nanoparticles and investigation on their structural, magnetic and dielectric properties", International Journal of Minerals Metallurgy and Materials 22 (2015) 876-883.

[22] Jacobo S. E., Herme C., Bercoff P. G. "Influence of the iron content on the formation process of substituted Co-Nd strontium hexaferrite prepared by the citrate precursor method", Journal of Alloys and Compounds 495 (2010) 513-515.

[23] Mousavi Ghahfarokhi S. E., Hosseini S., Zargar Shoushtari M., "Fabrication and study of magnetic and dielectric properties of strontium hexaferrite nanoparticles type M", Iranian Journal of Crystallography and Mineralogy 2 (1394) 359-372.

[24] Cullity B. D, Graham C. D, "Introduction to magnetic materials", John Wiley & Sons (2011).

[3] Hongxia G., Hua C., Fan L., Zhenping O., Suping C., Zuoren N., "Shape-controlled synthesis of FeNi_3 nanoparticles by ambient chemical reduction and their magnetic properties", Journal of Materials Research 27 (2012) 1522-1530.

[4] Oleksakova D., Kollár P., Füzer J., "Structure and magnetic properties of powdered and compacted FeNi alloys", Materials Letters 91 (2013) 75-77.

[5] Ma T., Yuan M., Islam, S. M., Li H., Ma S., Sun G., Yang X., "FeNi₃ alloy nanocrystals grown on graphene: Controllable synthesis, in-depth characterization and enhanced electromagnetic performance", Journal of Alloys and Compounds 678 (2016) 468-477.

[6] Nirouei M., Jafari A., Boustani K., "Magnetic and structural study of FeNi_3 nanoparticles: effect of calcination temperature", Journal of Superconductivity and Novel Magnetism 27 (2014) 2803-2811.

[7] Yuan M. L., Tao J. H., Yu L., Song C., Qiu G. Z., Li Y., Xu Z. H., "Synthesis and magnetic properties of Fe-Ni alloy nanoparticles obtained by hydrothermal reaction", In Advanced Materials Research 239 (2011) 748-753.

[8] Dang M. Z., Rancourt D. G., "Simultaneous magnetic and chemical order-disorder phenomena in Fe_3Ni , FeNi , and FeNi_3 ", Physical Review B 53 (1996) 2291.

[9] Liao Q., Tannenbaum R., Wang Z. L., "Synthesis of FeNi_3 alloyed nanoparticles by hydrothermal reduction", The Journal of Physical Chemistry B 110 (2006) 14262-14265.

[10] Han T., Xu C., Chen H., "Simple synthesis of novel mushroom-like FeNi_3 microstructures by a hydrothermal reduction", Materials Research Innovations 23 (2019) 39-42.

[11] Lu X., Liang G., Sun Q., Yang C., "High-frequency magnetic properties of $\text{FeNi}_3\text{-SiO}_2$ nanocomposite synthesized by a facile chemical method", Journal of alloys and compounds 509 (2011) 5079-5083.

[12] Lu X., Liang G., Zhang Y., "Synthesis and characterization of magnetic FeNi_3 particles obtained by hydrazine reduction in aqueous solution", Materials Science and Engineering: B 139 (2007) 124-127.

[13] Abellán G., Carrasco J. A., Coronado E., Prima-García H., "Synthesis of FeNi_3 nanoparticles in benzyl alcohol and their electrical and magnetic properties", Journal of sol-gel science and technology 70 (2014) 292-299.

[14] Li G., Mei Y., Hou F., "Magnetic properties of $\text{FeNi}_3/\text{NiZn-ferrite}$ nanocomposite prepared by