

سال بیست و یکم، شمارهٔ ۳، پاییز ۹۲، از صفحهٔ ۵۱۱ تا ۵۱۸



ساخت نانوذرات فریت نیکل روی با جانشانی مس به روش سل – ژل و بررسی ویژگیهای ساختاری و مغناطیسی آنها

محمد نیایی فر*^۱، هدی شلیلیان^۱، احمد حسن پور^۱، جمشید عمیقیان^۲

۱ – دانشگاه آزاد اسلامی، واحد علوم تحقیقات خوزستان ،گروه فیزیک ۲ – دانشگاه آزاد اسلامی، واحد نجف آباد، گروه فیزیک

(دریافت مقاله: ۹۰/۱۱/۲۷، نسخه نهایی: ۹۱/۴/۲۰)

واژههای کلیدی: نانوذرات؛ فریت نیکل-روی با جانشانی مس؛ روش سل- ژل؛ ویژگیهای مغناطیسی.

مقدمه

فریتهای نیکل روی مس یکی از مهمترین فریتهای نرم با فرمول عمومی MFe₂O₄ هستند که M یک یون دو ظرفیتی یا ترکیبی از چند یون دوظرفیتی است که به علت اشباع مغناطش بالا و وادارندگی مغناطیسی و دمای چگالش پایین در هستههای ترانسفورماتورها، القاگرها، وسایل ارتباطی، ژنراتورها و هدهای ضبط مغناطیسی مورد استفاده قرار میگیرند [1]. از دیدگاه بلورشناسی این فریتها دارای ساختار اسپینلی FCC هستند و فرمول ساختاری حالت پایه آن (x=۰) به صورت رابطهی ۱ نمایش داده می شود.

 $(Zn_{0.7}Fe_{1-y})_A [Ni_{0.3}Fe_{1+y}]_B O_4$ (۱) که شامل ۸ واحد فرمولی از فریت نیکل روی مس است و با ۳۲ آنیون اکسیژن و ۲۴ کاتیون فلزی تشکیل میشود. کاتیونهای

فلزی درون پرانتز جایگاههای چهاروجهی (A) و کاتیونهای فلزی درون براکت جایگاههای هشتوجهی (B) را اشغال می-فلزی درون براکت جایگاههای هشتوجهی (B) را اشغال می-کنند. بهطور کلی کیفیت فریتها با پارامترهای مغناطیسی آن-ها از مانند تراوائی مغناطیسی اولیه (Initial Permeability) ($_{(i}\mu)$) مشخص میشود که مقدار بیشینهی نفوذپذیری از سه راه در فریتهای نیکل روی ایجاد میشود؛ فراهم کردن یون-های⁺² در فریت نیکل روی، قرار دادن میزان عنصر روی برابر ۲،۰ و جانشانی یونهای مس (⁺²u) در فریت نیکل روی ای است که این جانشانی یونهای مس در فریت نیکل روی آن است که این جانشانی از تلفات مغناطیسی (تلفات انرژی) جلوگیری میکند [۴،۳] و سبب یک گذار در فاز ساختاری میشود، این گذار همراه با کاهش تقارن بلورین (Symmetry میهردی ای است که به علت اثر جان–تلر رخ میدهد[۵].

* نویسنده مسئول، تلفن: ۴۴۵۷۱۷۴ (۰۶۱۱)، نمابر: ۴۴۳۵۲۸۸ (۰۶۱۱)، پست الکترونیکی: M.niyaifar@khozestan.srbiau.ac.ir

بسیاری از روشهای ساخت همانند روش شیمیایی نرم [۶]، گرماب [۷]، سل ژل سوختنی [۸]، همرسوبی [۹] و... برای ساخت این نانوذرات وجود دارد. از میان این روشها در این پژوهش، روش سل- ژل به دلیل سودمندیهایی همانند، تولید ذرات همگن با اندازهی بسیار ریز و خلوص بالا در یک زمان نسبتاً کوتاه در دمای پایین و کنترل دقیق عنصرسنجی در تولید مادهی نهایی به کار گرفته شد. در این پژوهش از پلی-وینیلالکل به دلیل دارا بودن ویژگیهایی همانند قطبیت زیاد و مقاوم بودن در برابر حلالهای آبی، به عنوان عامل پوشش-دهنده^۱ [۱] تمرکز میکنیم. در این مقاله ما نخست بر تولید نانوذرات فریت نیکل روی مس به روش سل- ژل با استفاده از ترکیب پلی وینیل الکل میپردازیم و سپس ویژگیهای آنها را

بخش تجربى

برای تهیه نانوذرات فریت نیکل روی مس با ترکیب Ni_{0.3} (•، المراب x = -1 $(-1)^{\beta}$) $Zn_{0.7-x}Cu_xFe_2O_4$ نيتراتهای آبدار فلزات نيکل Ni(NO₃)₂.6H₂O، روی د آهن Cu(NO₃)₂.3H₂O و آهن Zn(NO₃)₂.6H₂O شرکت (با درجهی خلوص 99 ، $Fe(NO_3)_3.9H_2O$ مرک)، به عنوان مواد اولیه استفاده شدند. برای تهیهی ۵ گرم محصول نهایی، نخست نیتراتهای یاد شده با نسبتهای معین عنصر سنجی وزن شده و پس از مخلوطسازی در ۷۰ میلیلیتر آب دوبار یونیده حل شدند. سپس پلیوینیل الکل به محلول آبی تهیه شده افزوده شد. نسبت مولی یونهای فلزی به واحدهای مونومر پلیوینیل الکل یک به دو (۱:۲) انتخاب شد. محلول حاصل با همزن مغناطیسی، همزده شد. سپس با گرمکردن و تکاندادن پیوستهی آن در دمای ۷۰ درجهی سانتی گراد، پلی-وینیل الکل کاملا" حل شد و یک محلول شفاف قهوه ای رنگ به-دست آمد. این محلول در دمای ۷۰ درجهی سانتی گراد تبخیر شد تا یک سُل همگن بهدست آمد. آنگاه به این سُل در دمای ۹۰ درجهی سانتی گراد به مدت ۲۴ ساعت گرما داده شد تا ژل خشک شدهای حاصل شود. سپس فرایند گرمادهی به ژل خشکیده در دمای ۱۰۰۰ درجه ی سانتی گراد به مدت ۲ ساعت با آهنگ C/min در هوا انجام شد. آنالیز گرمایی روی ژل خشک شده با استفاده از دستگاه TG-DTA ساخت

شرکت Diamond بررسی شد. بررسی ساختاری همهی نمونه-ها با یک پراش سنج پرتو ایکس ساخت شرکت SEIREFT مدل مدل D3003 و بیناب سنج فروسرخ Perkin Elmer مدل LX185256 انجام شد. همچنین ریخت شناسی نمونه ها با میکروسکوپ الکترونی روبشی ساخت شرکت rhilip's مدل k130 و میکروسکوپ الکترونی عبوری ساخت شرکت k120 soll و میکروسکوپ الکترونی عبوری ساخت مرکت 140 مدل CM120 مورد بررسی قرار گرفتند. ویژگی های مغناطیسی isopis ها با یک مغناطیس سنج نوسانی مدل 141NCH isopis گیری شد.

بحث و بررسی

بررسی رفتار تجزیه ی گرمایی ژل خشک شده

نمونهای از منحنیهای TG و DTA برای ژل خشکیده در شکل ۱ نشان داده شده است. از منحنی TG سه بخش کاهش وزن، مشاهده میشود. گام اول کاهش وزن در بازهی دمایی اوزن، مشاهده میشود. گام اول کاهش وزن در بازهی دمایی ۱۹۵۰ - ۵۲٬۲۵ درجهی سانتی گراد در منحنی با قلهی گرماگیر ۱۷۲٬۱۹ درجهی سانتی گراد در منحنی DTA، که این قلهی گرماگیر از دست دادن رطوبت به صورت شیمیایی و فیزیکی در ژل خشکیده وابسته است. گام دوم کاهش وزن در بازه ی دمایی ۲۸۵/۲۱–۱۶۵ درجهی سانتی گراد رخ میدهد که دلیل آن تجزیه نیتراتها در ژل خشک شده است. قلهی تیز گرمازای ۳۶۲٬۳۲ درجهی سانتی گراد در روی مس وابسته است. تقریبا در دمای بالاتر از ۳۶۲٬۳۲ درجه-ی سانتی گراد هیچ کاهش وزنی دیده نمیشود که نشان می-روی مس وابسته است. قلور کامل صورت نگرفته است دهد فرآیند گرمایی هنوز به طور کامل صورت نگرفته است

بررسی ساختاری

شکل ۲ الگوهای پراش پرتو ایکس نانوذرات فریت نیکل روی مس با ترکیب Ni_{0.3}Zn_{0.7-x}Cu_xFe₂O₄ پخته شده در دمای می دهد که همهی نمونهها دارای ساختار اسپینلی با گروه فضایی Fd-3m و مطابق با کارت استاندارد (0234-08) هستند. میانگین اندازه ی ریز بلورکها از رابطهی شرر و از قله-ی (۳۱۱) الگوی پراش پرتو ایکس محاسبه شد (جدول ۱). شکل ۲ نشان می دهد که با کاهش نسبت روی، قلههای پراش تیزتر شده و اندازه ی ریزبلورکها رشد مییابد. رشد بلورکها از به دلیل کاهش میزان روی (Zn) نسبت به مس است. روی از

¹⁻ Chelating agent

رشد دانهها جلوگیری میکند که این را میتوان با استفاده از تحلیل TG-DTA توجیه کرد، با توجه به تحلیل گرمایی DTA فریت نیکل روی و فریت نیکل روی مس، قلهی گرمازای فریت نیکل روی در مقایسه با فریت نیکل روی مس شدیدتر

است [۳]. ثابت شبکه با افزایش نسبت مس به صورت خطی افزایش مییابد که میتوان آن را به دلیل بزرگتر بودن شعاع یونی مس (Å ۸/۰) در مقایسه با شعاع یونی روی (۸/۴ Å) نسبت داد [۷].



 $x = \cdot_1$ شکل منحنی DTA-TG ژل خشک شده فریت نیکل روی مس در x = \cdot_1



.1000 0 C شکل ۲ پراش پرتو ایکس نانوذرات $Ni_{0.3}$ Zn $_{0.7-x}$ Cu $_x$ Fe $_2O_4$ گرما داده شده در $Ni_{0.3}$ Zn

میزان مس(x)	ثابت شبکه(Å)	اندازه ی ریزبلور کها(nm)	اندازه ی ذرات(nm)
۰,۱	۸٫۳۹۹	71,47	٨٧
۲,۰	٨,۴٠١	۲۸٫۷۵	114
٠,٣	٨٫۴٠٩	۲٩,٠۵	17.
۴,۰	۶ <i>۱۴</i>	۳۸٬۷۱	174
۵, •	٨,۴١٨	λ_{λ}	148
<i>ع</i> ار •	٨, ٤٢٠	FT, 17	188

 $Ni_{0.3} Zn_{0.7-x} Cu_x Fe_2O_4$ بحول ۱ ثابت شبکه، اندازه ریزبلورکها و دانههای ذرات گرما دیده با ترکیب

تحليل بينابهاي بيناب سنج فروسرخ

 $^{-1}$ NO₃ به صورت یک گروه در ساختار ژل ترکیبی وجود دارد. در بینابهای فروسرخ شدتها برای گسترهی بسامدهای متناظر با گروه H-O و $^{-1}$ NO₃ کاهش بسیار شدیدی دارند که می توان آن را با از بین رفتن آب باقی مانده در ژل و تجزیه پلی وینیل الکل و $^{-1}$ NO₃ در ژل خشک شده توجیه کرد [۱۱]. نوار جدید $^{-1}$ NO در ژل خشک شده توجیه کرد [۱۱]. نوار جدید (Absorption band) مشخص کننده ی فریت در نظر گرفته می شود [۱۲]. بنابراین، کاهش نوارهای مشخص شده با افزایش دمای پخت نشان دهندهی تجزیه بیشتر مواد آلی و تشکیل نوارهای فریت (Ni_{0.3}Zn_{0.7-x}Cu_xFe₂O₄) است [۱۳،1].

تغییرات شیمیایی و ساختاری که به هنگام پخت رخ میدهند با بینابهای فروسرخ مورد بررسی قرار گرفت. شکلهای ۳ و ۴ نشان دهندهی طیفهای بینابسنج فروسرخ ژل خشکیده و ذرات پخته شده در بازهی عدد موجی ^۲-۴۰۰ Cm^{-1} ۴۰۰ است. بیناب ژل خشکیده نشان دهندهی نوارهای مشخص ۳۰ Cm^{-1} و ۱۶۷۰ و ۱۴۲۰ است که به ترتیب با مدهای نوسانی کششی (Stretching mode) گروه H-O و مشخص ¹-NO₃ ممان میدهند که به هنگام ژل شدن محلول،



. $Ni_{0.3} Zn_{0.7-x} Cu_x Fe_2O_4$ طيف بيناب سنج فروسرخ ژل خشک شده نانوذرات $Ni_{0.3} Zn_{0.7-x} Cu_x Fe_2O_4$



.1000 0 C در $Ni_{0.3} Zn_{0.7-x} Cu_x Fe_2O_4$ در $Ni_{0.3} Zn_{0.7-x} Cu_x Fe_2O_4$ در $Ni_{0.3} Zn_{0.7-x} Cu_x Fe_2O_4$

عکس میکروسکوپ الکترونی روبشی (شکل۵) و عکس میکروسکوپ الکترونی عبوری (شکل۶) ریختشناسی نانوذرات فریت نیکل روی مس با ترکیب (Ni_{0.3}Zn_{0.7-x}Cu_xFe₂O₄) پخته شده در دمای ۱۰۰۰ درجه سانتی گراد را نشان می-





شکل۵ تصاویر SEM نانوذرات فریت نیکل روی مس با ترکیب الف) x = ۰٫۶ و ب) x = ۰٫۶ پخته شده دردمای⁰ 1000.



.400 0 C نانو ذرات فریت نیکل روی مس با ترکیب $Ni_{0.3}$ Zn_{0.6}Cu $_{0.1}$ Fe $_2$ O4 بخته شده در دمای TEM بخته شده در دمای 0

بررسی ویژگیهای مغناطیسی

A بونهای $2n^{+2}$ در جایگاه A جانشین یونهای $2n^{+2}$ در جایگاه A می شوند که این باعث افزایش گشتاور مغناطیسی زیرشبکه A می شوند که این باعث افزایش گشتاور مغناطیسی زیرشبکه و در نتیجه کاهش مغناطش کل می شود. با اطلاع از گشتاور مغناطیسی یونها، مقدار مغناطش کل برای نمونههای جانشانی شده با میزان 7 - 1/7 = x را می توان از رابطهی نظری(۲) محاسبه کرد.

$$M_{s} = \left[\underbrace{\overbrace{(\cdot, \gamma - x) + \Delta(\cdot, \gamma) + \lambda(\cdot, \gamma) + \nu_{\gamma} \forall \gamma(x)}^{Ce}}_{-\left[(\cdot, \gamma) + \Delta(\cdot, \gamma) + \Delta(\cdot, \gamma)\right]} \mu_{B} \right]$$
(7)

ولی همزمان، حضور یونهای ²+Cu با گشتاور مغناطیسی ۱٬۷۳ در جایگاه A به جای یونهای ²R⁺² باعث افزایش برهم کنش ابرتبادلی (Superexchang Interaction) بین جایگاههای A و B می شود که در نتیجه بر پایهی نظریهی نیل باعث افزایش نظم گشتاورهای مغناطیسی اتمها در دو جایگاه می شود.

شكل ۷ منحنى پسماند نمونهها، تغييرات مغناطش اشباع و وادارندگی مغناطیسی با تغییر میزان جانشانی مس در ترکیب را نشان میدهد. براساس نظریهی فریمغناطیس نیل (Neel Theory) در ساختار اسپینلی، کاتیونها در زیرشبکههای (Sub-Lattice) مختلف (جایگاههای چهاروجهی و هشت-وجهی) دارای گشتاورهای پادموازی هستند. با توجه به این نظریهی و آگاهی از اینکه گشتاورهای مغناطیسی یون- $\Delta \mu_{\rm B}$ های Cu^{+2} ، Zn^{+2} ، Ni^{+2} ، ۵ های Cu^{+2} ، Ni^{+2} ، Ni است[۵]، رفتار مغناطیسی نمونهها را میتوان توجیه کرد .چنانکه که در شکل۷ دیده می شود، مقدار مغناطش اشباع نانوفریتها با افزایش میزان جانشانی مس از x = ۰٫۱ تا یا x = -1، افزایش می یابد و برای نمونه های با x = -1 کاهش x = -1مى يابد. بنابر گزارشات قبلى يون هاى ${\rm Cu}^{+2}$ و ${\rm Fe}^{+3}$ در هر دو جایگاه قرار می گیرند[۸]. از طرفی با توجه به اینکه ZnFe₂O₄ نرمال اسینل کامل و NiFe₂O₄ وارون اسپینل است، میتوان گفت یونهای Zn^{+2} در جایگاه A و یونهای Ni^{+2} در جایگاه B قرار دارند[۱۰]. برای نمونههای جانشانی شده با میزان



شکل ۷ منحنی پسماند مغناطیسی ذرات پخته شده با ترکیب Ni_{0.3}Zn_{0.7-x}Cu_xFe₂O₄ نمودار تغییرات M_s و H_c و H_c و H_c و H_c محسب میزان مـس جانـشانی شده.

افزایش مغناطش مشاهده شده در نمونههای جانشانی شده با میزان $7, 2 \ge x$ را می توان به چیرگی اثر افزایش برهم کنش ابرتبادلی به اثر کاهش مغناطش کل نسبت داد. افزایش میزان جانشانی مس بیش از 7, 1 باعث جانشانی یونهای $^{+2}$ در جایگاه هشت وجهی به جای یونهای Fe^{+3} در این جایگاه می-شود. بدین ترتیب یونهای آهن جانشین یونهای 7n در جایگاه چهاروجهی می شوند، که باعث کاهش مغناطش کل می-شود. کاهش مشاهده شده در مغناطش اشباع نمونههای شود. کاهش مشاهده شده در مغناطش اشباع نمونههای های آهن نسبت داد. بر مبنای توزیع کاتیونی فوق، مقدار مغناطش کل برای نمونههای 7, < x را می توان از رابطه مغناطش کل برای نمونههای 7, < x را می توان از رابطه

$$M_{s} = \left[\overbrace{(\cdot, \overline{\gamma} - x) + \Delta(\cdot, \overline{\gamma} + x)}^{Zn} \right] \mu_{B}$$

$$-\left[\left(\Upsilon_{/}\Upsilon(\cdot, \overline{\gamma}) + \Delta(\overline{\gamma, \gamma - x}) + \gamma_{/}\Upsilon\Upsilon(x)\right)\right] \mu_{B}$$
(7)

با افزایش میزان جانشانی مس، وادارندگی مغناطیسی نانوذرات فریت نیکل روی مس افزایش مییابد. میدانیم یونهای 2 Cu⁺² دارای ناهمسانگردی مغناطوبلوری^۲ بیشتری نسبت به یونهای 2 r² هستند [۱۵]. از سوی دیگر با توجه به اینکه ذرات دیگر بیش از ۸۰ نانومتر است و همهی نمونهها در منطقهی چند حوزهای قرار دارند [۱۶]، انتظار میرود که با افزایش ذرات دیگر شاهد کاهش وادارندگی باشیم اما نتایج خلاف این را نشان میدهند. بنابراین افزایش وادارندگی را میتوان به غلبه اثر افزایشی ناهمسانگردی یونهای ($^{+Y}$) بر اثر افزایشی اندازه نسبت داد.

برداشت

ذرات فریت نیکل روی مس در اندازهی نانو با استفاده از پلی-وینیلالکل به روش سل⁻ ژل تولید شدند و ویژگیهای ساختاری و مغناطیسی آنها مورد بررسی قرار گرفتند. الگوی پراش پرتو ایکس نمونه های تهیه شده با ساختار اسپینلی

2- Magneto-Crystalline anisotropy

مکعبی همخوانی دارد. میانگین اندازهی ریزبلور کها با استفاده از قلهی (۳۱۱) الگوی پراش پرتو ایکس بین ۴۲–۲۱ نانومتر محاسبه شد. میانگین اندازهی بهدست آمده از تصاویر میکروسکوپهای الکترونی روبشی و عبوری با نتایج بهدست آمده از الگوی پراش پرتو ایکس همخوانی دارد. بررسی ویژگی-های مغناطیسی نمونهها نشان میدهد که مقدار مغناطش اشباع با افزایش میزان جانشانی مس تا ۲٫۲ = x زیاد شده و برای میزان جانشانی ۲٫۲ < x کاهش مییابد. رفتار مغناطیسی نمونهها به اثرهای مغناطش کل ناشی از توزیع کاتیونی و برهم-کنش ابرتبادلی نسبت داده شده است. همچنین، با افزایش میزان جانشانی مس وادارندگی مغناطیسی(H_c) به طور خطی افزایش مییابد.

مراجع

[1] Sh.Yan, J.Yin, E. Zhou, "Study on the synthesis of Ni Zn Cu ferrite nanoparticles by PVA sol-gel method and their magnetic properties", Journal of alloys and compounds450.(2008)417-420.

[2] J. Subrt, J. Slama, E. Usak, A. Gruskova, V. Jancarik, R. Dosoudil, J. Lukac, M. Usakova, "Influence of Cu^{2+} ions on structural and magnetic properties of Ni Zn ferrites", Journal of Material Electron 18.(2007)1183-1189.

[3] M.A.Gabal, "*Magnetic properties of Ni Cu Zn ferrite nanoparticles synthesized using egg-white*", Journal of Material research Bulletin 45.(2010)589-593.

[4] J. Xiang, X. Shen, F. Song, M. Liu, "Onedimensional Ni Cu Zn ferrite nanostructures: Fabrication ,structure, and magnetic properties", Journal of Solid State Chemistry 183. (2010)1239-1244.

[5] B.K. Chougule, P.A. Jadhav, R.S. Devan, Y.D. Kolekar, "Structural, electrical and magnetic characterizations of Ni-Cu-Zn ferrite synthesized by citrate precursor method", Journal of Physics and Chemistry of solids 70.(2009)396-400.

[6] S.k. Date, J.J. Shorti, S.D. Kulkarni, C.E. Deshpande, A. Mitra, S.R. Sainkar, P.S. Anil Kumar, "*effect of cu substitution on the magnetic and electrical properties of Ni-Zn ferrite synthesized by soft chemical method*", Journal of materials chemistry and physics59. (1999)1-5.

[12] E. Zhou, Sh.Yan, J. Geng, Li. Yin, "Preparation of nanocrystalline Ni Zn Cu ferrite particles by sol-gel method and magnetic properties", Journal of magnetism and magnetic Materials 277.(2004)84-89.

[13] Z. Yue, L. Li, J. zhou, H. Zhang, Z. Gui, "Preparation and characterization of Ni Cu Zn ferrite nanocrystalline powders by autocombustion of nitrate-citrate gels", Journal of materials science and Engineering B64.(1999) 68-72.

[14] E. Usak, J. Slama, A. Gruskova, M. Usakova, R. Dosoudil, *"Contribution to analysis of Cusubstituted NiZn ferrite"*, Journal of magnetism and magnetic Materials 321. (2009)3346-3351.

[15] M. Mozaffari, M. Eghbali Arani, J. Amighian, "The effect of cation distribution on magnetization of $ZnFe_2O_4$ nanoparticles", Journal of Magnetism and Magnetic Materials, 322. (2010)3240-3244.

[16] Yu. Liming, Sh. Cao, Y. Liu, J. Wang, Ch. Jing, J. Zhang, "Thermal and Structural analysis on the nanocrystalline Ni Cu Zn ferrite synthesis in different atmospheres", Journal of magnetism and magnetic Materials 301. (2006)100-106.

[7] H. Wen wang, Sh.chung kung, "*Crystallization of nanosized Ni Zn Cu ferrite powders prepared by hydrothermal method*", Journal of magnetism and magnetic materials 270.(2004)230-236.

[8] J. Bera, P.k. Roy, "*Characterization of* nanocrystalline NiZnCu ferrite powders synthesized by sol-gel auto combustion method", Journal of materials processing technology197.(2008)279-283.

[9] W. Chih Hsu, S.C. Chen, P.C. Kuo, C.T. Lie, W.S. Tsal, "Preparation of Ni Cu Zn ferrite nanoparticles from chemical co-precipitation method and magnetic properties after sintering", Journal of materials science and Engineering B111.(2004)142-149.

[۱۰] فراست م.، گلزان س.م.، حسنزاده ع.، *تهیهی نانوذرات نقره بر پایهی سل- ژل و مطالعهی ویژگیهای فیزیکی و ساختاری آن"*، مجله بلورشناسی و کانیشناسی ایران، سال نوزدهم شماره ۲ (۱۳۹۰) ص ۴۷– ۵۰.

[11] S. zahi, M. hashim, A.R. Duad , "*Preparation of Ni Zn Cu Ferrite particles by sol-gel technique*", Journal of material letters60. (2006) 2803-2806.