

نانوكامپوزیت متخلخل هیدروكسی آپاتیت/تیتانیا برای كاربردهای بافت سخت

مهناز عنایتی جزی (**، مهران صولتی هشجین ، علی نعمتی و زهرا طاهریان

۱-گرایش سرامیک، دانشکدهی مهندسی مواد، دانشگاه آزاد اسلامی واحد علوم و تحقیقات، تهران، ایران.
۲- آزمایشگاه نانوبیومتریال، دانشکدهی مهندسی پزشکی، دانشگاه صنعتی امیرکبیر، تهران، ایران.
۳- دانشکدهی مهندسی و علم مواد، دانشگاه صنعتی شریف، تهران، ایران.

دریافت: تیر ۱۳۸۹، بازنگری: اَذر ۱۳۸۹، پذیرش: فروردین ۱۳۹۰

چکیده: در این پژوهش، فنی جدید برگرفته شده از روشهای حذف اسفنج پلیمری و قالبگیری ژل، به منظور ساخت داربستهای ماکروتخلخلی هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا معرفی خواهد شد. با استفاده از این فن، امکان کنترل بیشتری به روی آرایش تخلخلی داربستها به وجود میآید و ساخت داربستهای با ویژگیهای مکانیکی بهبود یافتهتر امکان پذیر میشود. ترکیبهای فازی، ساختار تخلخلی، ویژگیهای مکانیکی و ویژگیهای زیست فعالی این داربستها به ترتیب با استفاده از پراش پرتو X، میکروسکوپ الکترونی روبشی، آزمونهای مکانیکی و آزمونهای زیست فعالی بررسی شدند.

بررسی پراش پرتو X نمونه ها، فازهای هیدروکسی آپاتیت، تری کلسیم فسفات (α و β)، روتایل (تیتانیا) و کلسیم تیتانات را به عنوان، فازهای اصلی داربستهای متخلخل هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا مشخص کرد. تصویرهای میکروسکوپ الکترونی روبشی به دست آمده از داربستهای متخلخل هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا، تخلخلهای باز، یکنواخت، به هم پیوسته و راه به در با اندازه تخلخلی ۲۰۰ تا ۴۰۰ میکرومتر را نشان میدهد. بررسی ویژگی مکانیکی داربستهای هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا، کاهش استحکام فشاری داربستها را در پی افزایش درصد تیتانیا در سامانه تأیید میکند. نتیجههای آزمونهای زیست فعالی، ویژگی زیستی مطلوب داربستهای هیدروکسی تیتانیا را به اثر تیتانیا در تهییج فرایند جوانه زنی هیدروکسی آپاتیت به روی سطح نمونهها پس از غوطه وری آنها در محلول شبیه سازی شدهی بدن نسبت میدهد.

واژدهای کلیدی: داربست های متخلخل؛ هیدروکسی آپاتیت؛ تیتانیا؛ ویژگی مکانیکی؛ ویژگی زیست فعالی.

mahnazenayati@yahoo.com *عهدهدار مكاتبات:

مقدمه

ناتوانی بدن انسان در بازسازی حجم وسیعی از آسیب دیدگیها که در نتیجهی بیمارهایی چون پوکی استخوان ، سرطان مغز استخوان و بیشتر از همه در تصادفها در بافت سخت به وجود میآید. لزوم استفاد از کاشتنیهای متخلخل را به منظور ترمیم بافتهای آسیب دیده دو چندان خواهد ساخت [۲،۱]. موادی که در ساخت این دست از داربستها مورد استفاده قرار میگیرند ضمن زیست فعالی، بایستی از ویژگی مکانیکی مناسبی نیز برخوردار باشند تا بتوانند از بافت استخوانی جدیدی که در داخل تخلخلهای ساختاریشان رشد مییابد حفاظت کنند و از بافت اصلی جدا نشوند [۵٬۴٬۳۰].

شباهتهای زیاد ساختاری و شیمیایی موجود میان هیدروکسی آیاتیت و سرامیکهای کلسیم فسفاتی مربوط به آن با فاز معدنی استخوان، آپاتیت را به یکی از اصلی ترین گزینهها برای ترمیم بافت سخت، مبدل کرده است [۶،۳]. فراوری این بیوسرامیک در ساختاری متخلخل علاوه بر امکان هدایت رشد سلولهای استخوانی در فضای میان تخلخلها و یکپارچه سازی آن با دیگر بخشهای استخوانی، به شکل گیری مسیری مناسب برای شریان یافتن سیال بدن (در جهت تأمین مواد مغذی برای سلولهای استخوانی در حال رشد) نیز کمک خواهد کرد [۷،۴]. حضور این حفرهها در ساختار کاشتنیهای آپاتیتی به موازات افزایش ویژگی زیستی، ضعفهای ذاتی در ویژگی مکانیکی این بیوسرامیک (نظیر چقرمگی و استحکام پیوندی پایین) را نیز افزایش خواهد بخشید. در نتیجهی این نقصان کارکرد داربستهای متخلخل آیاتیتی با وجود زیست سازگاری بالا، در بدن و به ویژه در مناطق تحت بار با مشکلات زیادی همچون؛ خوردگی شدید، ناپایداری و نابه سامانی کاشتنی همراه است [۸،۳].

در طول دو دههی گذشته مطالعههای گسترده ای به منظور غلبه بر ضعفهای مکانیکی هیدروکسی آپاتیت در جهت کاربرد وسیع تر آن در ترمیم بافتهای سخت آسیب دیده (به ویژه در مناطق تحت بار) صورت پذیرفته است. افزودن تقویت کنندههای متفاوت به ساختار سرامیکهای کلسیم فسفاتی و بهبود روشهای ساخت و پردازش، از جمله مهم ترین راهکارهایی است که برای افزایش ویژگی مکانیکی سرامیکهای آپاتیتی و حفظ زیست سازگاری

آنها، اندیشیده شده است [۸،۳].

ذرات فلزی [۹]، ویسکرهای سرامیکی [۱۰]، شیشههای زیست سازگار [۱۲،۱۱] و همچنین فازهای سرامیکی خنثی همچون آلومینا [۱۳]، زیرکونیا [۱۴] و تیتانیا [۶–۳] از جمله فازهایی هستند که به منظور بهبود ویژگی مکانیکی هیدروکسی آپاتیت به ساختار آن افزوده شدهاند. در میان انبوه کامپوزیتهای بر پایهی اپاتیتی، کامپوزیتهای هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا به دلیل داشتن ویژگی زیستی و مکانیکی مطلوب تیتانیا از جایگاه ویژه ای در مهندسی پزشکی برخوردار اند. افزودن نانوذرات تیتانیا به ساختار مهیدروکسی آپاتیت، ضمن بهبود ویژگی مکانیکی سرامیکهای هیدروکسی آپاتیت، ضمن بهبود ویژگی مکانیکی سرامیکهای آپاتیتی به دلیل ویژگی مکانیکی برتر تیتانیا در قیاس با هیدروکسی آپاتیت، قدرت چسبندگی کاشتنی به بافت سخت را نیز افزایش بخشیده و بدین ترتیب به تهییج رشد سلولی نیز کمک خواهد کرد [۱۶،۱۵،۵].

تاکنون روشهای زیادی برای ساخت و پردازش بیوسرامیکهای متخلخل مانند هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا به وسیلهی پژوهشگران مورد ارزیابی قرار گرفته است. فرایندهای ریخته گری دوغابی [۱۸، ۱۷]، استفاده از حباب زاها [۱۸]، سل-ژل [۱۷]، ریخته گری ژل [۱۹٬۱۸٬۷] و روش حذف اسفنج پلیمری [۱۸٬۷] از جمله روشهای متداول در زمینهی ساخت داربستهای متخلخل به حساب میآیند. در هریک از این داربست ها، بسته به نوع روش پردازش، شاهد بروز ویژگیهای متمایزی خواهیم بود؛ برای مثال استحكام مكانيكي بالاي داربستهاي توليدي به روش ریخته گری ژل، این دست از داربستها را از دیگر داربستها جدا می سازد، با این وجود کارکرد داربستهای به دست آمده از این روش در تشکیل بافت جدید و یکپارچه سازی آن با بافت قدیمی، در نتیجهی بهم پیوستگی ضعیف تخلخلها و توزیعی غیر یکنواخت از اندازه آنها در داربست، با مشکلات زیادی همراه است [۱۹،۷]. روش اسفنج پلیمری به عنوان یکی دیگر از روشهای ساخت داربستهای متخلخل، به دلیل الگوبرداری از ساختار تخلخلی پلیمر در نهایت به ساختاری از تخلخلهای باز، با بهم پیوستگیهای قوی میانجامد. با وجود قابلیتهای این روش، در کنترل به روی اندازهی تخلخلها و تشکیل تخلخلهای به هم پیوسته با هندسهی مطلوب، ضعف ویژگی مکانیکی داربستهای

تولیدی به روش اسفنج-پلیمری، این روش را نیز برای تولید داربستها به ویژه داربستهای مورد استفاده در منطقههای تحت بار ناکارآمد میسازد [۱۸،۷].

وجود مزیتها و عیبهای هر یک از این روشها از یک سو و لزوم هم خوانی ویژگیهای مکانیکی و بیولوژیکی کاشتنی با بافت سخت از سوی دیگر، گزینهی جدیدی را در زمینهی ساخت داربستهای متخلخل مطرح ساخته است و آن ترکیب روشهای ساخت داربستهای متخلخل با یکدیگر به منظور دست یابی به داربستی با ویژگیهای بهینه است [۷].

در این پژوهش با ادغام دو روش ریخته گری ژل و روش حذف اسفنج پلیمری، روشی جدید با نام ژل–اسفنج برای ساخت داربستهای متخلخل هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا معرفی خواهد شد. برای ساخت این دست از داربستها نخست پودر نانوکامپوزیتی هیدروکسی–آپاتیت/تیتانیا با استفاده از روش رسوب گذاری درجا در دو دمای اتاق و ℃ ۲۰ تهیه شد و در ادامه داربستهای آن به روش ژل–اسفنج آماده شد. ترکیبهای فازی، ویژگی ریز ساختاری، مکانیکی و زیست فعالی این دست از داربستها به ترتیب با استفاده از الگوهای پراش پرتو X، میکروسکوپ الکترونی روبشی، آزمونهای مکانیکی و زیست فعالی مورد ارزیابی قرار گرفت.

بخش تجربى

مواد

به منظور تهیه نانوکامپوزیت هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا، پودر کلسیم هیدروکسید، اورتو فسفریک اسید ، تیتانیم تترا کلرید به ترتیب به عنوان پیش مادههای سازندهی هیدروکسی آپاتیت و تیتانیا مورد استفاده قرار گرفته اند. سود نیز برای تنظیم pH سامانه به کار برده شد.

برای ساخت داربستهای متخلخل هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا، نانو پودرکامپوزیتی هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا به همراه آکریل آمید به عنوان مونومر، متیلن بیس آکریل آمید به عنوان اتصال دهندهی عرضی ، سدیم تری پلی فسفات به عنوان پخش کننده، آمونیم پرسولفات به عنوان آغازگر و TEMED به عنوان کاتالیست برای ساخت دوغاب سرامیکی مورد استفاده قرار گرفتند. کلیهی واکنشگرها از شرکت مرک تهیه شدهاند.

تهیه درجا نانوکامپوزیت هیدروکسی آپانیت/تیتاتیا به منظور کاهش میزان واکنش پذیری تیتانیم تترا کلرید با رطوبت هوا و دست یابی به نانو ذرات تیتانیا در گستره ی دمای پایین، محلول ۱ مولار از تیتانیم اکسی کلرید به عنوان محصول واکنش تیتانیم تترا کلرید با قطعههای یخ فراوری شد [۲۰]. این محلول همزمان با محلول ۲۰٫۲۴ مولار از اورتو فسفریک اسید به صورت قطره قطره به سوسپانسیون ۲٫۴ مولار از کلسیم هیدروکسید افزوده شد. با ورود محلول اورتو فسفریک اسید و تیتانیم اکسی کلرید به محلول کلسیم هیدروکسید به ترتیب نانو ذرات هیدروکسی آپاتیت و تیتانیا بر اساس روابط ۱ و ۲ در سامانه شکل می گیرند.

$10Ca(OH)_{2}+6H_{3}PO_{4}\rightarrow Ca_{10}(PO_{4})_{6}(OH)_{2}+18H_{2}O$ (1)

$$TiOCl_2 + 2HCl \rightarrow TiCl_4 + H_2O$$
(2)

قابلیت انحلال ذرات هیدروکسی آپاتیت در محیطهای اسیدی، امکان جداسازی این ذرات را در چنین محیط هایی با مشکل مواجه می سازد. برای جدایش کامل ذرات هیدروکسی آپاتیت از حلال بایستی pH سامانه را در گسترهی بازی (۱۱) تثبیت کرد [۲۱]، بدین منظور محلول ۲ مولار از سود به صورت قطره قطره به این سامانه افزوده شد. سوسپانسیون مخلوط برای ۱۸ ساعت پیرسازی شد و در ادامه به منظور جدایش ذرات جامد از مایع، سوسپانسیون سانتریفوژ شد. رسوب به دست آمده به مدت ۱۲ ساعت در دمای 0 ۹۰ در آون خشک شد. پودر به دست آمده به صورت کلوخه بود، به منظور دست یابی به پودری ریزدانه، کلوخهها در یک هاون آسیاب شدند.

در آزمایش دیگری، همزمان با افزودن قطره قطرهی محلول ۱ مولار از تیتانیم اکسی کلرید و محلول ۲٫۴ مولار از اورتو فسفریک اسیدبه سوسپانسیون ۲٫۴ مولار از کلسیم هیدروکسید، دمای سوسپانسیون مخلوط نیز تا ۲۰ ۲۰ افزایش یافت. در این مرحله از آزمایش PH با شیب تندتری کاهش مییابد و به منظور تنظیم PH در گسترهی بازی به مقدار بیشتری از محلول سود نیاز است. پس از تنظیم PH در گسترهی بازی، سوسپانسیون مخلوط برای ۱ ساعت در دمای ۲۰ همزده شد و در ادامه کلیهی

نشریه پژوهشهای کاربردی در شیمی (JARC)

سال ششم، شماره ۱، بهار ۹۱

مراحل پیرسازی، سانتریفوژ، خشک سازی و آسیاب شبیه آنچه در مرحلهی قبل انجام شد، تکرار شد.

پودر نانوکامپوزیت هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا به دست آمده در فاز اول آزمایش، به همراه مونومرهای acrylamide، methylenebisacrylamide، پخش کننده STPP و آب یون زدایی شده، به منظور فرآوری دوغاب سرامیکی با استفاده از جار میل برای ۶ ساعت با یکدیگر مخلوط شدند. جدول ۱ مقدار هریک از ترکیب های شیمیایی را در ۱۰۰ میلی لیتر آب یون زدایی شده نشان میدهد. دوغاب آماده شده در این مرحله، برای ۱ ساعت تحت شرایط خلا قرار گرفت، تا کلیهی حبابهای هوا که در مرحلهی مخلوط سازی واکنش دهنده وارد دوغاب شدند، از آن خارج شوند. در ادامه کاتالیست ammonium persulphate و آغازگر TEME به منظور انجام فرایندهای پلیمر شدن به دوغاب افزوده شدند. فومهای پلی یورتان که از قبل به شکل و اندازهی مورد نظر در آمده بودند، در درون دوغاب تحت شرایط خلا غوطه ور شدند. اعمال شرایط خلا در این مرحله، به نفوذ ذرات کامپوزیت هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا در درون تخلخلهای فوم اسفنجی می انجامد. فومها پس از خروج از دوغاب به منظور تکمیل فرایندهای پلیمر شدن در محیط نیتروژنی قرار گرفتند. این فومها برای ۲۴ ساعت در اتمسفر محیط خشک شدند و در ادامه به منظور حذف فازهای آلی با سرعت گرمایشی C/min° ۳ تا دمای C° ۶۰۰ گرما دیدند و سیس به منظور افزایش استحکام بدنه از دمای ۶۰۰ تا C° ۱۳۵۰ با سرعت C/min ۹ کلوخه شدند.

برای شناسایی فازهای نهایی داربستهای متخلخل هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا از آنالیز پراش پرتو X استفاده شد. به منظور دست یابی به پودر بدنههای متخلخل، مقداری از این بدنهها در یک هاون آگاتی ساییده شد و پودر به دست آمده از آن به عنوان نمونه ی XRD مورد بررسی قرار گرفت. الگوهای پراش پرتو X به وسیله ی دستگاه پراش سنج D4 ENDEAVOR و با استفاده از پرتو –Cu دستگاه پراش سنج /۱۵۴۰۵ نانومتر در ۴۰ کیلووات و ۳۰ میلی آمپر گستره ی زوایا ^{(۹} – ۱۰)=۲۵ با اندازه گامهای برابر ۲۰/۰ بررسی کستره ی زوایا ^{(۹} – ۱۰)) (Sig- ۱۰ میله وسیله ی نرم افزارهای (-Sig) و (Sig- 20 میله در آمده، به وسیله ی نرم افزارهای (-Sig) و (OriginLab Pro v 7.5) و (Crow 1991-99 polynominal degree 7 با نخاب (مده اند و سپس به وسیله ی نرم افزار به صورت مسطح در آمده اند و سپس به وسیله ی نرم افزار درم افزار

طيف سنجي انتقال فوريه زيرقرمز (FTIR)

طیف سنجی انتقال فوریه زیرقرمز (FTIR) در گسترهی موج ۲۰۰۰)(۲۰۰–۴۰۰)(در حالت عبوری)به منظور تکمیل و تأییدنتیجه ها به دست آمده از XRD با استفاده از دستگاه XRD انجام شد. انجام شد.

م*شاهدات میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM)* عاملهایی همچون، شکل و اندازهی تخلخلهای ایجاد شده

مقدار افزوده شده به ۱۰۰ میلی لیتر آب یون زدایی شده	ترکیب ها
۵۰ گرم	پودر نانوكامپوزيت هيدروكسي آپاتيت/تيتانيا
۵ گرم	پخش کننده STPP
۴ گرم	آکریل آمید
۵٫۰ گرم	متيلن بيسا أكريل أميد
۰٫۱ گرم	آمونيم پرسولفات
۱٫۰ گرم	TEMED

جدول ۱ فرمولاسیون دوغاب در ۱۰۰ میلی لیتر آب یون زدایی شده

در داربستها، اندازهی پنجرههای بین تخلخلها، تعداد متوسط پنجرهها در هر حفره، برآورد کیفی راه به در بودن تخلخلها در داربستهای به دست آمده، ارزیابی دیوارههای بین حفرات و توپر بودن آنها و بسیاری از اطلاعات دیگر پیرامون ساختار داربستهای متخلخل را میتوان با استفاده از تصویرهای به دست آمده از میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM) مورد مطالعه و بررسی قرار داد. به منظور دست یابی به تصویرهایی با وضوح بالا، این نمونهها در ابتد با لایهی بسیار نازک از طلا پوشش داده شده و در ادامه تصویرهای آنها با استفاده از دستگاه Philips مدل XL30 با آشکارساز SE گرفته خواهد شد.

اندازه گیری استحکام مکانیکی

به منظور تعیین تأثیر تیتانیا و بررسی عملکرد فرایند ساخت، در بهبود ویژگیهای مکانیکی داربستهای بیوسرامیکی هیدروکسی-آپاتیت/تیتانیا، از این داربستها آزمونهای فشاری گرفته خواهد شد. انتظار میرود، این داربستها نسبت به نوع آپاتیتی خالص رفتار مکانیکی بهتری را از خود به نمایش بگذارند. دستگاه آزمون مکانیکی به کار رفته در این پروژه مدل HCR. 25-400 Zwick/Roell و سرعت بارگذاری آن برابر ۰٫۵ mm/sec

بررسی زیست فعالی نمونهها در محلول شبیه سازی شدهی بدن (SBF)

به منظور بررسی عملکرد داربستهای هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا در محیطهای فیزیولوژیک و هم چنین ارزیابی تأثیر نانوذرات تیتانیا بر زیست-سازگاری داربستهای کامپوزیتی هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا، آزمونهای زیست فعالی به روی این داربستها انجام خواهد شد. بدین منظور محلول شبیه سازی شده ی بدن مطابق با آنچه در منابع گزارش شده ساخته شد [۲۳،۲۲] . سپس نمونه هایی از داربستهای هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا در مایع SBF در انکوباتور (دمای ۲۰ ۳۷) قرار می گیرند. این نمونهها پس از طی

بازههای زمانی متفاوت ۷ و ۱۴ روز از داخل محلول SBF خارج شده و مورد ارزیابی قرار می گیرند. قرار گیری داربستهای متخلخل در درون محلول SBF زمینه ساز انجام واکنش های شیمیایی بین محلول شبیه سازی شده و نمونههای متخلخل خواهد بود. برای شناخت بهتر از چگونگی انجام واکنشهای صورت پذیرفته مابین نمونه و محلول SBF و بررسی نحوهی پیشرفت این واکنش ها، داربستهای کامپوزیتی (که در محلول SBF برای بازههای زمانی متفاوت غوطهور گشتهاند) مورد ارزیابی قرار می گیرند. برای این منظور از میکروسکوپ الکترونی روبشی (SEM) استفاده می شود. تصويرها به دست آمده از اين ميكروسكوپ مى تواند اطلاعات بسیار جامعی دربارهی چگونگی انجام واکنشهای مابین نمونه و محلول SBF و حتى نحوهى پيشرفت اين واكنشها در اختيار ما گذارد. نتیجههای به دست آمده از این روش در نهایت می تواند ما را در تفسیر تأثیر تیتانیا و روش فرآوری بر زیست سازگاری نمونههای متخلخل هیدروکسی آیاتیت/تیتانیا یاری رساند.

نتيجهها و بحث

خروج حجم وسیعی از مواد آلی از یک بدنه ی سرامیکی چنانچه در سرعت گرمادهی نامناسب رخ دهد، تنش زیادی را به بدنه اعمال می کند که نتیجه ی آن کاهش محسوس ویژگیهای مکانیکی خواهد بود. بر این اساس، تعیین دمای حذف فوم پلیمری و مدت زمان لازم برای خروج آن از بدنه سرامیکی در فرایندهای چون حذف اسفنج پلیمری از اهمیت بسیار ویژه ای برخوردار است. شکل ۱ منحنی تغییرات وزن فوم پلی یورتان را نسبت به دما نشان می دهد. همانطور که از تصویر پیداست؛ فوم در دمای ۲۰ مان می می – سوزد. با توجه به نمودار، سرعت گرمادهی مناسب به منظور حدف ماده آلی در داربستهای هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا پیش از شروع فرایند کلوخهینگ تا دمای ۲۰ ماری یک ساعت در این دما نگهداری ماده ی آلی، داربستها برای یک ساعت در این دما نگهداری شدند.



شکل ۱ منحنی کاهش وزن فوم پلی یورتان نسبت به تغییرات دما

شکل ۲ الگوی پراش پرتو X، نانوکامپوزیتهای هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا را که در دو دمای اتاق و ℃ ۷۰ تهیه شده را نمایش میدهد. پیکهای منحنی اول با پیکهای استاندارد هیدروکسی آپاتیت با شماره کارت (JCPDS. No. 09-0432) و فاز بلوری روتیل با شماره کارت استاندارد (JCPDS. No. 34-0180) از تیتانیا همخوانی دارد. به نظر میرسد؛ تشکیل فاز دمای بالای

تیتانیا (روتیل) در چنین گستره یدمایی، پیامدی از سرعتهای بسیار پایین واکنش رسوب گذاری درجا در گستره یدمای اتاق است [۲۰]. هم خوانی پیکهای منحنی دوم با پیکهای استاندارد هیدروکسی آپاتیت و فاز بلوری آناتاز با شماره کارت استاندارد (JCPDS. No. 21-1272)، تشکیل این دو فاز بلوری در نمونه ی نانوکامپوزیتی تهیه شده در دمای ۲۰ ۲۰ تأیید میکند.



شکل ۲ الگوی پراش پرتو X پودرهای نانوکامپوزیتی هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا در دمای اتاق و ℃ ۷۰

سال ششم، شماره ۱، بهار ۹۱

الگوهای انتقال فوریه زیرقرمز نانوکامپوزیتهای HAp/TiO₂ که در دو دمای اتاق و ^O^o ۷۰ تهیه شدهاند، در شکل ۳ نمایش داده شده است. مدهای ارتعاشی در ⁻⁻cm [۰۴۰۲، ۹۶۲، ۹۶۳، ۴۷۰] و نوارهای جذبی در ⁻⁻۳۰ ۳۰۳ و گسترهی ⁻⁻۳۳ (۳۰۰۰–۳۰۰۰) در هر دو نمونه به ترتیب نمایشگر گروههای فسفاتی و هیدروکسیلی از ساختار هیدروکسی آپاتیت است [۲۵٬۴۲۸/۶]. نوار ارتعاشی در گسترهی جذبی

⁻⁻ ⁻⁻ ⁻⁻ ⁺⁻ ⁺) متعلق به گروههای O-Ti، تشکیل نانو ذرات تیتانیا را در این دو نمونه ی نانو کامپوزیتی تأیید می کند [۲۸–۲۶]. تصویرهای میکروسکوپ الکترونی روبشی دو نمونه ی نانو کامپوزیتی HAp/TiO در شکل ۴ نشان داده شده است. همان طور که در تصویرها نیز مشهود است؛ ریخت شناسی هر دو نمونه کلوخههای سخت و به هم فشرده از ذرات ریز است.



شکل ۳ الگوی انتقال فوریه زیرقرمز پودرهای نانوکامپوزیتی در دمای اتاق و ℃ ۷۰



شکل ۴ تصویرهای میکروسکوپ الکترونی روبشی پودرهای نانوکامپوزیتی HAp/TiO₂ در بزرگنماییهای متفاوت

سال ششم، شماره ۱، بهار ۹۱

شكل ۵ الگوى پراش پرتو X نمونه هاى نانو كامپوزيتى HAp/TiO با ۱۰، ۱۵ و ۲۰ درصد وزنی تیتانیا، را پس از انجام عملیات گرمایی در دمای ℃ ۱۳۵۰ به تصویر کشیده است. مطابقت پیکهای الگوهای تمامی نمونهها با کارتهای استاندارد هيدروكسى آياتيت (JCPDS.No.09-432)، فاز روتايل از تيتانيا (JCPDS.No.34-0180)، كلسيم تيتانات (JCPDS.No.34-0180) و كلسيم فسفات (JCPDS. No. 09-0169)، بر حضور فازهاي هیدروکسی آپاتیت، تیتانیا در فرم بلوری روتیل، α و β کلسیم فسفات و همچنین کلسیم تیتانات در تمامی یودرهای به دست آمده از داربست های متخلخل پس از عملیات پخت دلالت می کند. افزایش دما در گسترهی دمای ℃ (۱۰۰۰–۴۰۰) استحالهی فازی (قابل پیش بینی) تیتانیا از فرم بلوری آناتاز به روتیل را در یی دارد. هیدروکسی آیاتیت استکیومتری تا دمای ℃ ۱۳۶۰ فرم بلوری خود را حفظ خواهد کرد، اما حلالیت جزیی یون تیتانیم در ساختار شبکهی آیاتیت، باعث برهم زدن استکیومتری آن و کاهش دمای پایداری این ترکیب کلسیم فسفاتی خواهد شد.

هیدروکسی آپاتیت، بایستی فازهای کلسیم فسفات و کلسیم اکسید در سامانه پدیدار شوند، با استناد به الگوی پراش پرتو X به دست آمده، علی رغم حضور پیکهای کلسیم فسفات، هیچ شاهدی مبنی بر حضور پیکهای اکسید کلسیم در هیچ یک از نمونهها وجود ندارد. عدم حضور پیکهای کلسیم اکسید و حضور هم زمان پیکهای کلسیم تیتانات در این سامانه، انجام واکنش مابین کلسیم اکسید به دست آمده از تجزیهی هیدروکسی آپاتیت و تیتانیا (در فاز بلوری روتیل) را مطابق با رابطهی (۴) تأیید مینماید.

$$\operatorname{Ca}_{10}(\operatorname{PO}_4)_6(\operatorname{OH})_2 \to 3\operatorname{Ca}_3(\operatorname{PO}_4)_2 + \operatorname{CaO} + \operatorname{H}_2\operatorname{O}$$
 (r)

$$CaO + TiO_2 \rightarrow CaTiO_3$$

شکل ۶ تصویرهای میکروسکوپ الکترونی روبشی از داربستهای متخلخل هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا را با درصدهای متفاوت از تیتانیا نمایش میدهد.

(۴)

بدین ترتیب مطابق با رابطهی (۳) و به واسطهی تجزیهی



شکل ۵ الگوی پراش پرتو X سه نمونهی نانوکامپوزیتی HAp/TiO_2 پس از عملیات گرمایی

در دمای C° ۱۳۵۰



شکل ۶ تصویرهای میکروسکوپ الکترونی روبشی از داربستهای متخلخل هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا با درصدهای متفاوت تیتانیا

در هر سه داربست آرایشی یکنواخت از تخلخلهای باز، راه به در، بهم پیوسته با اندازهی تخلخلی (۴۰۰–۲۰۰) میکرومتر در سه بعد داربست به چشم میخورد.

جدول ۲ تغییرات استحکام فشاری داربستهای متخلخل هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا را با درصدهای متفاوت از تیتانیا نشان میدهد. به منظور ارزیابی عملکرد این دست از داربستها در محیطهای بیولوژیک به جای استخوان اسفنجی و مقایسه ویژگیهای مکانیکی آنها با داربست آپاتیتی خالص، استحکام فشاری استخوان اسفنجی به همراه استحکام فشاری داربستی از هیدروکسی آپاتیت خالص نیز در این جدول قرار گرفته است.

با استناد به دادههای جدول ۲، داربستهای متخلخل کامپوزیتی HAp/TiO₂ از استحکام فشاری بالاتری در قیاس با داربست آپاتیتی خالص برخوردارند. افزایش ویژگی مکانیکی داربست های کامپوزیتی هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا در قیاس با داربست آپاتیتی خالص، به اثر تیتانیا به عنوان یک فاز تقویت کننده در سامانه نسبت داده میشود [۵]. با این وجود با افزایش درصد تیتانیا از ۱۰ تا ۲۰ درصد، از مقدار استحکام فشاری داربستها کاسته میشود. به نظر میرسد؛ افت ویژگی مکانیکی داربستهای هیدروکسی آپاتیت/ تیتانیا با افزایش درصد تیتانیای سامانه، پیآمدی از تنشهای به

با افزایش درصد تیتانیا در سامانه، سهم بیشتری از هیدروکسی آپاتیت تجزیه خواهد شد و در ادامه نیز فراوردههای تجزیهی این واکنش مطابق با رابطهی (۴) با واکنش با تیتانیای موجود در سامانه به تیتانات کلسیم تبدیل خواهند شد. این برهم کنشهای شیمیایی منجر به ذخیره سازی مقادیری تنش در داربستهای متخلخل خواهد شد و این تنش از ویژگی مکانیکی داربستهای کامپوزیتی میکاهد [۵].

جدول ۲ استحکام فشاری استخوان اسفنجی، داربستهای متخلخل هیدروکسی آپاتیت خالص و داربستهای هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا با درصدهای ۱۰، ۱۵ و ۲۰ درصد وزنی تیتانیا

استحکام فشاری(مگا پاسکال)	نمونه
7-17	استخوان اسفنجي
۵٫۲	داربست هيدروكسي آپاتيت خالص
۱۱/۲	داربست HAp/TiO ₂ با ۱۰ درصد
	تيتانيا
٩,٣	داربست HAp/TiO ₂ با ۱۵درصد
	تيتانيا
٨ _/ ٩	داربست HAp/TiO ₂ با ۲۰ درصد
	تيتانيا

به منظور ارزیابی ویژگی زیستی، داربستهای متخلخل کامپوزیتی HAp/TiO₂ برای بازهی زمانی ۷ و ۱۴ روز در محلول شبیه سازی شدهی بدن در دمای C^o ۲۷ غوطه ور شدند. این داربستها پس از خروج از محلول شبیه سازی شده با استفاده از تصویرهای میکروسکوپ الکترونی روبشی مورد مطالعه قرار گرفتند.

شکل ۷ و ۸ تصویرهای میکروسکوپ الکترونی روبشی این داربستها را پس از خروج از محلول شبیه سازی شده بدن در دو بازهی زمانی ۷ و ۱۴ روز نمایش میدهد.

تصویرهای میکروسکوپ الکترونی روبشی از داربستهای هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا پس از ۷ روز غوطه وری در محلول شبیه سازی شدهی بدن، تشکیل جوانههای هیدروکسی آپاتیت را به روی سطح داربستهای متخلخل تأیید می کند. تشکیل جوانههای آپاتیت به روی سطح داربست در پایان زمان اول غوطه وری بر زیست فعالی بالای این دست از داربستها دلالت می کند. با افزایش زمان غوطه وری تا ۱۴ روز، حجم و تعداد جوانههای هیدروکسی آپاتیت در سطح تمامی داربستهای متخلخل افزایش یافته؛ به گونه ای که در پایان زمان دوم غوطهوری، پوششی یکنواخت از جوانههای آپاتیتی سطح دو داربست متخلخل افزایش در صد تیتانیا را پوشش داده است. همان طور که در تصویرها نیز مشهود است؛ حضور نانو ذارت تیتانیا در ساختار داربستهای



شکل ۷ تصویرهای میکروسکوپ الکترونی روبشی داربستهای کامپوزیتی HAp/TiO₂ با درصدهای متفاوت از تیتانیا پس از ۷ روز غوطهوری در محلول شبیهسازی شدهی بدن



شکل ۸ تصویرهای میکروسکوپ الکترونی روبشی داربستهای کامپوزیتی HAp/TiO₂ با درصدهای متفاوت از تیتانیا پس از ۱۴ روز غوطه وری در محلول شبیه سازی شدهی بدن

هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا، به افزایش زیست فعالی این دست از داربستها انجامیده است. افزایش ویژگی زیستی داربستهای هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا به تأثیر گروههای Ti-OH در تهییج فرایند جوانه–زنی و رشد بلورهای آپاتیت نسبت داده میشود [۵]. رهایش HAp/TiO₂ و ⁻² PO₄ از داربستهای متخلخل HAp/TiO₂ به اشباع غلظت این یونها در مایع شبیه سازی شده بدن می انجامد. با مبادلهی گرو ههای +Ca² با گرو ههای +O₄ در مایع شبیه سازی شدهی بدن و در ادامه تشکیل گروههای Hi-OH در مایع شبیه سازی شدهی بدن و در ادامه تشکیل گروههای Ti-OH به افزایش محصول فعال یونی آپاتیت، در سیال تهییج میگردد. با

افزایش درصد تیتانیا در سامانه و تشکیل تیتانات کلسیم بیشتر، گروههای بیشتری از Ti-OH در نتیجهی فعل و انفعالات سطح و مایع شبیه سازی شدهی بدن به روی سطح داربست به وجود می آیند و بدین ترتیب جوانه زنی هیدروکسی آپاتیت در سامانه تهییج می شود.

نتيجه گيري

نانوکامپوزیت HAp/TiO₂ با استفاده از روش رسوب گذاری درجا در دو دمای اتاق و دمای C^o ۲۰ با موفقیت تهیه شد. پراش پرتو X و انتقال فوریه فرو سرخ، تشکیل فازهای بلوری هیدروکسی آپاتیت و روتیل در نانوکامپوزیتی که در دمای اتاق تهیه شده را

تأیید می نماید، این در حالی است که بر اساس همین نتیجه ها، فازهای هیدروکسی آپاتیت و آناتاز فازهای اصلی نانوکامپوزیتی است که در دمای °C ۲۰ تهیه شده است. نانوکامیوزیت پیوندی هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا برای ساخت داربستهای متخلخل با استفاده از روش ژل⊣سفنج به کار گرفته شد. تصویرها میکروسکوپ الکترونی روبشی از داربستهای هیدروکسی آپاتيت/تيتانيا كه به روش ژل-اسفنج فرآورى شدهاند، توزيعي یکنواخت از تخلخلهای باز، بهم پیوسته و راه به در را با اندازه تخلخلی، (۴۰۰-۲۰۰۰) میکرومتر در سه بعد از داربست نشان می دهد. ارزیابی آزمونهای مکانیکی، برتری استحکام فشاری داربستهای هیدروکسی آیاتیت/تیتانیا را در قیاس با داربستهای هيدروكسي-آياتيت خالص تأييد مينمايد. با استناد بر همين نتيجه ها، با افزایش درصد تیتانیا در نانوکامپوزیت هیدروکسی آپاتیت/ تيتانيا از استحكام فشارى اين داربستها كاسته مي شود. مطالعات In vitro زیست فعالی بالای داربستهای هیدروکسی آیاتیت/ تیتانیا را به اثر تیتانیا در تهییج فرایند جوانه زنی و رشد بلورهای آیاتیت، نسبت می دهد. مقایسه ویژگی مکانیکی و زیست سازگاری داربستهای هیدروکسی-آیاتیت/تیتانیا که به روش ژل-اسفنج فراوری شدهاند با نمونههای مشابه که به روش ریخته گری ژل و يا روش حذف اسفنج يليمري ساخته شدهاند، نشان ميدهد. این دست از داربستها آرایش تخلخلی مناسبی را جهت رشد سلول های بافت سخت مشابه با آنچه در فرایند روش حذف اسفنج پلیمری گزارش شدہ از خود به نماش می گذارد. حال آنکه ویژگی مکانیکی آن قابل مقایسه با داربستهای تولیدی به روش ریخته گری ژل است. بنابراین میتوان نتیجه گرفت ادغام دو روش حذف اسفنج پلیمری و ریخته گری ژل، فراوری داربستهای با ویژگی مکانیکی بالا و با آرایش تخلخلی مناسب را میسر می سازد؛ مزیتی که دست یابی به آن با هیچ یک از این دو روش به تنهایی امکان پذیر نیست. این دست از داربستهای حتی در قیاس با داربستهای آیاتیتی خالص (که به روش ترکیبی ژل–اسفنج پیش از این توسط Rehman.Ramay و Zhang، فراوری شده بودند) از ویژگی مکانیکی و زیستی بالاتری برخوردارند. بهبود ویژگی داربستهای هیدروکسی آیاتیت/تیتانیا در مقایسه با انواع آیاتیتی آن که به روشی مشابه فراوری شده را میتوان به اثر تیتانیا در

افزایش ویژگی مکانیکی و تهییج فرایند جوانه زنی و رشد بلورهای هیدروکسی آپاتیت در محلول شبیه سازی شدهی بدن نسبت داد. با تولید داربستهای متخلخل هیدروکسی آپاتیت/تیتانیا، ترمیم و بازسازی حجم وسیعی از آسیب دیدگیهای بافت سخت در بازهی زمانی کوتاه تر و بدون نیاز به عملیات جرارحی متعدد امکان پذیر خواهد بود.

سپاسگزاری

نویسندگان این مقاله بر خود لازم می دانند از دکتر عالیه امنیان، به خاطر تلاش در زمینهی تحلیل دادهها و دکتر احسان صادقیان، به خاطر انجام آزمونهای مکانیکی، قدردانی کنند.

مراجع

 صولتی هشجین، مهران، تأثیر روش تهیه پودر بر ریزساختار و ویژگی هیدروکسی آپاتیت، رساله دکتری مهندسی مواد (سرامیک)، پژوهشگاه مواد و انرژی، ایران، صفحهی ۵۷–۲۳، ۱۳۷۶.
گودرزی، آزاده، کنترل مورفولوژی و اندازه ذرات هیدروکسی آپاتیت، پایان نامه کارشناسی ارشد مهندسی پزشکی (بیومواد)، دانشگاه صنعتی امیرکبیر، ایران، صفحهی ۲۵–۲۱، ۱۳۸۵.

[3] Oktar .F.N, Materials Letters, 60, 2207–2210, 2006.

[4] E. Fidancevska, G. Ruseska, J. Bossert, Y.Min. Lin, A. Boccaccini, Materials Chemistry and Physics, 103, 95-100, 2007.

[5] Que.W, Khor. K.A, Xu. J.L, Yu .L.G, Journal of the European Ceramic Society, 28, 3083–3090, 2008.

[6] Pushpakanth.S, Srinivasan .B, Sreedhar.B, Sastry. T.P, Materials Chemistry and Physics, 107, 492–498, 2008.

[7] Rehman.Ramay.H, Zhang.M, Biomaterials, 24, 3293–3302, 2003.

[8] Nath.S, Tripathi.R, Basu. B, Materials Science and Engineering C, 29, 97–107, 2009.

سال ششم، شماره ۱، بهار ۹۱

[9] Chu. C, Xue. X, Zhu. J, Yin. Z, J. Mater. Sci.: Mater. Med, 15, 665-671, 2004.

[10] Suchanek. W, Yashima. M, Kakihana. M, Yoshimura. M, Biomaterials , 17, 1715-1727, 1996.

[11] Georgiou. G, Knowles .J.C, Barralet. J.E, Kong.Y.M, Kim. H.E, J. Mater. Sci.: Mater. Med, 15, 705-711, 2004.

[12] Georgiou. G, Knowles. J.C, Barralet .J.E, J. Mater. Sci, 39, 2205-2213, 2004.

[13] Huaxia.J, Marquis P.M, Biomaterials, 13, 744-748, 1992.

[14] Sung.Y, Shin.Y , Jun.R, Jae Nontechnology, 18, 601-607, 2008.

[15] Ramires. P. A, Romito. A, Cosentino.F, MilellaE, Biomaterials, 22, 1467-1474, 2001.

[16] Ramires.P.A, Cosentino. F, Milella . E ,

Torricelli.P, Giavaresi. G, Giardino. R, J. Mater. Sci. Mater. Med, 13, 797-801, 2002.

[17] Carter.C.B, Norton.M.G, Ceramic materials: Science and Engineering, springer, chapter 23: Shaping and Forming, 104-187, 2007.

[18] Woyansky.J.S, Scott.C.E, Minnear.W.P, Am Ceram Soc Bull, 71, 1674–81, 1992.

[19] Sepulveda.P, Am Ceram Soc. Bull, 76, 61-65,

1997.

[20] Kim. S, Park. S, Jeong. Y, J. Am. Ceram. Soc, 82, 927–32, 1999.

[21] Ratner. E.D, Hoffman.A.S, Biomaterials science, an introduction to materials in medicine, Academic press, 73-78,1996.

[22] Kukubo. T, Kushitani. H, Kitsugi. S, Yammamuro. T, A-W. J. Biomed. Mater. Res, 24, 721-726, 1990.

[23] Ning. C.Q, Zhou. Y, Biomaterials, 23, 2909–2915, 2002.

[24] Anmin. H, Tong. L, Ming. L, Chengkang. C, Huiqin. L, Dali. M, Applied Catalysis B: Environmental, 63, 41–44, 2006.

[25] Mobasherpour. I, Soulati.Heshajin. M, Kazemzadeha. A, Zakeri .M, Journal of Alloys and Compounds, 430, 330–333, 2007.

[26] Busani. T, Devine. R.A, Sci. Technol, 20, 870-879, 2005.

[27] Nakamoto. K, Infrared and Raman Spectra of Inorganic and Coordination Compounds, John Wiley & Sons, USA, 4th edition, 107-112, 1986.

[28] Zhang. W.j, He .Y, Qi. Q, Mater. Chem. Phys, 93, 508-515, 2005.



Porous hydroxyapatite/titania nanocomposites for hard tissue applications

M. Enayati-jazi1*, M. Solati-Hashjin2, A. Nemati3 and Z. Taherian1

1-Department of materials engineering, Ceramic Division, science and research Branch, Islamic Azad University, Tehran, Iran

2-Nano biomaterial laboratory, department of Biomedical engineering, Amirkabir University of Technology, Tehran, Iran
3-Department of material science and engineering, Sharif University of Technology, Tehran, Iran

Recieved: July 2010, Revised: December 2010, Accepted: April 2011

Abstract: A new technique of combining the gel-casting and polymer sponge methods is introduced in this study to prepare macroporous hydroxyapatite/titania scaffolds, which provides a better control over the microstructures of scaffolds and enhances their mechanical properties. The phase compositions, porous structure, mechanical properties and bioactivity of the hydroxyapatite/titania scaffolds were studied by X-ray diffractometry analysis (XRD), scanning electron microscopy (SEM), mechanical and In vitro tests respectively. XRD results indicated that hydroxyapatite (HAp), α -TCP, β -TCP, rutile (TiO₂) and titanat calcium were the main crystal phases of porous HAp/TiO₂ scaffolds. SEM observations of HAp/TiO₂ scaffolds showed open, uniform and interconnected porous structure with a pore size of 200–400 µm. By increasing the amount of titania, mechanical results revealed that compressive strength of scaffolds decreased. The results of In vitro test indicated that the bioactivity of the HAp/TiO₂ scaffolds was related to the addition of titania by inducing apatite nucleation on the sample's surface after being immersed in simulated body fluid (SBF).

Keywords: Porous scaffolds; Hydroxyapatite; Titania; Mechanical properties; Bioactivity properties

^{*}Corresponding author Email: mahnazenayati@yahoo.com