



Sci. and Tech. note  
یادداشت علمی و فنی

## مطالعه‌ی آثار دز تابش‌دهی باریکه‌ی الکترونی انرژی بالا بر خواص فیزیکی و حرارتی هیدروژل‌ها بر پایه‌ی پلی‌وینیل الکل

مهندی انتظام<sup>\*</sup>، حانیه دانشیان<sup>۲</sup>، محمدرضا پارسائیان<sup>۳</sup>، و نوس احمدیان<sup>۳</sup>

۱. گروه مهندسی شیمی - پلیمر، پردیس فنی و مهندسی، دانشگاه یزد، کدپستی: ۸۴۱۱-۸۹۱۵۸۱، یزد - ایران

۲. دانشکده‌ی مهندسی نساجی و پلیمر، دانشگاه آزاد اسلامی، واحد یزد، کدپستی: ۸۹۱۶۵-۱۴۰۵، یزد - ایران

۳. مجتمع پژوهشی ایران مرکزی، پژوهشگاه علوم و فنون هسته‌ای، کدپستی: ۸۹۱۷۵-۳۸۹، یزد - ایران

**چکیده:** پلی‌وینیل الکل (PVA) با خواص زیستی مناسب و قیمت نسبتاً ارزان، توجه ویژه‌ای را در ساخت هیدروژل‌ها، به ویژه با کاربرد پانسمان زخم، به خود اختصاص داده است. از طرفی تابش‌دهی، روشی مطلوب برای تهیه‌ی هیدروژل‌ها بر پایه‌ی PVA به شمار می‌آید. در این روش، شرایط تابش‌دهی، به ویژه دز تابش‌دهی، بر خواص فیزیکی و در نتیجه کارایی هیدروژل‌ها بسیار مؤثر است. هدف از انجام این پژوهش، بررسی اثر دز تابش‌دهی الکترونی بر خواص فیزیکی و حرارتی (بلورینگی) هیدروژل‌ها PVA بود. هیدروژل‌ها با تابش‌دهی محلول آبی PVA (۷ wt.%) تحت دزهای مختلف تهیه شدند. میزان ژل، درجه تورم تعادلی و رفتار دهیدراسیون هیدروژل‌ها ارزیابی شدند. تغییرات شیمیابی ساختار PVA ناشی از تابش‌دهی با آزمون FTIR، و رفتار حرارتی ژل‌های خشک PVA با آزمون DSC بررسی شدند. با افزایش دز تابش‌دهی، میزان ژل هیدروژل افزایش اندکی نشان داد، در حالی که میزان تورم آن با کاهش چشمگیری همراه بود. دز تابش‌دهی اثر قابل توجهی بر دهیدراسیون هیدروژل نداشت. نتایج آزمون FTIR نشان دادند که علاوه بر شبکه‌ای شدن، تخریب زنجیره‌های PVA نیز با افزایش دز تابش‌دهی شدت می‌گیرد. براساس نتایج آزمون DSC، افزایش دز تابش‌دهی موجب کاهش دماهای بلورینگی و ذوب PVA، و البته افزایش میزان بلورینگی آن شد.

**کلیدواژه‌ها:** پرتودهی الکترونی انرژی بالا، پلی‌وینیل الکل، هیدروژل، خواص فیزیکی، بلورینگی

## Study of High Energy Electron Beam Irradiation Dose Effects on Physical and Thermal Properties of PVA-Based Hydrogels

M. Entezam<sup>\*1</sup>, H. Daneshian<sup>2</sup>, M.R. Parsaian<sup>3</sup>, V. Ahmadian<sup>3</sup>

1. Department of Chemical and Polymer Engineering, Faculty of Engineering, Yazd University, P.O.Box: 891581-8411, Yazd – Iran

2. Department of Textile and Polymer Engineering, Islamic Azad University, Yazd Branch, P.O.Box: 89165-145, Yazd – Iran

3. Central Iran Research Complex, Institute of Nuclear Science and Technology, P.O.Box: 89175-389, Yazd – Iran

**Abstract:** Polyvinyl alcohol (PVA) with the desired bio-properties and relatively low cost has attracted special interest to make hydrogels, especially with the wound dressing application. On the one hand, irradiation is an appropriate method to prepare hydrogels based on PVA. In this method, the irradiation conditions, especially the irradiation dose, influence significantly the physical properties and therefore affect the performance of the hydrogel. The main objective of this research was to investigate the effect of electron beam irradiation dose on the physical and thermal (crystallinity) properties of PVA hydrogels. The hydrogels were prepared by irradiation of the aqueous solution of PVA (7 wt.%) at different doses. The gel content, equilibrium swelling degree and dehydration behavior of the hydrogels were evaluated. The chemical structure changes of the PVA due to irradiation and thermal behavior of the dried PVA gels were probed respectively by FTIR and DCS experiments. In the wake of increasing the dose, the gel content of the hydrogel increased marginally, while its swelling decreased significantly. There was no obvious effect on the hydrogel dehydration by changing in the dose. The FTIR results showed that besides the crosslinking, the PVA chains degradation was also augmented with the dose. According to the DSC results, increasing the dose caused reduction of the crystallization and melt temperatures of the PVA and increment of its crystallinity.

**Keywords:** High Energy Electron Beam Irradiation, Polyvinyl Alcohol, Hydrogel, Physical Properties, Crystallinity

\*email: m.entezam@yazd.ac.ir

تاریخ دریافت مقاله: ۹۴/۸/۱۰ تاریخ پذیرش مقاله: ۹۵/۷/۱۷



## PVA، امکان تهیه هیدروژل‌ها با خواص مکانیکی و ژل شدن بهتر فراهم می‌شود [۱۷-۱۹].

در کنار خواص مکانیکی، از جمله مهم‌ترین خواص هیدروژل‌ها به ویژه برای استفاده به صورت پانسمان زخم، خواص فیزیکی آنها مانند میزان ژل، توروم و دهیدراسیون آنهاست. این خواص هیدروژل‌های تهیه شده با روش تابش دهی، از طرفی تحت تأثیر دز و شرایط تابش دهی و تهیی آنهاست و از طرف دیگر در زمینه‌ی پلیمرهای نیمه‌بلورینه مانند PVA، خواص فیزیکی به شدت تحت تأثیر خواص حرارتی (بلورینگی) ساختار پلیمرند. بنابراین تابش دهی از راه تأثیر بر ساختار و در نتیجه خواص حرارتی پلیمرند نیز امکان تأثیر بر خواص فیزیکی هیدروژل را دارد. در میان مطالعات نسبتاً وسیعی که درباره‌ی هیدروژل‌های PVA انجام شده است، بخش نسبتاً کمی به اثر تابش دهی و شدت دز آن بر خواص حرارتی، به ویژه بلورینگی PVA و در نتیجه تأثیر متقابل آن بر خواص فیزیکی هیدروژل‌های آن معطوف شده است. بر این اساس، در این پژوهش، خواص فیزیکی و حرارتی (بلورینگی) هیدروژل‌های PVA خالص تهیه شده با روش تابش دهی الکترونی انژی بالا، بررسی می‌شوند که هدف اصلی، بررسی اثر دز تابش دهی بر خواص مذکور هیدروژل‌هاست.

## ۲. مواد، وسایل و روش‌ها

در این پژوهش، از پلی‌وینیل الکل (PVA) با جرم ملکولی ۷۲۰۰۰ g/mol و با درجه‌ی هیدرولیز ۹۸٪، ساخت شرکت Merck آلمان، و آب دویار تقطیر استفاده شد.

### ۱.۲ روش تهیی نمونه‌های هیدروژل

محلول‌های آبی یکنواخت و همگنی از PVA با غلظت ثابت ۷٪ وزنی در دمای ۹۰°C و تحت هم‌زدن مداوم در زمان ۳h تهیی شد. به منظور حذف حباب، محلول‌ها به مدت ۳۰ min داخل حمام فرماصوت (Ultra sonic bath) در دمای ۸۰°C قرار داده شدند. سپس محلول‌های بدون حباب هوا در قالب‌های از جنس پلی‌اتیلن ترتالات با ضخامت ۳ mm ریخته شد. پس از سرد شدن محلول تا دمای محیط، یک پوشش پلاستیکی از جنس

## ۱. مقدمه

هیدروژل‌ها ساختارهای سه‌بعدی پلیمری هستند که با توانایی متورم شدن به مقدار قابل توجه در آب و بدون انحلال در آن، کاربردهای گوناگونی در صنایع مختلف از جمله صنعت پزشکی و کشاورزی دارند. مهم‌ترین کاربردهای آنها در صنعت پزشکی عبارتند از: پانسمان زخم [۱]، مهندسی بافت [۲]، جداسازی بیوملکول‌ها یا سلول‌ها [۳] و عدسی‌های چشمی [۴].

هیدروژل‌ها با روش‌های شیمیایی [۵]، فیزیکی [۶] و تابش-دهی [۷] سنتز می‌شوند. در روش تابش دهی، غالباً از پرتوهای یون‌ساز گاما و الکترونی استفاده می‌شود. روش تابش دهی، یک ابزار مناسب برای تهیی هیدروژل شناخته می‌شود. این روش دارای مزایای مختلفی از جمله کنترل آسان فرایند، ایجاد اتصالات عرضی بدون نیاز به افزایش هر گونه آغاز‌کننده و کاتالیزور شیمیایی، استریل شدن هیدروژل‌ها در همان مرحله تابش دهی، و هزینه نسبتاً پایین است [۸، ۹].

برخی از مهم‌ترین پلیمرهای مصنوعی که برای ساخت هیدروژل‌ها با کاربردها و خواص متفاوت استفاده می‌شوند عبارتند از: پلی‌وینیل پیرولیدین (PVP)، پلی‌وینیل الکل (PEO)، پلی‌اکریلیک اسید (PAA) و پلی‌اتیلن اکساید (PEA). هم‌چنین برخی از مهم‌ترین پلیمرهای طبیعی مورد استفاده در ساخت هیدروژل‌ها شامل کیتوسان، آژینات، آگار، کاراگینان و ژلاتین هستند.

در میان پلیمرهای مصنوعی، PVA با زیست‌سازگاری، زیست تخریب‌پذیری، عدم سمیت، عدم سرطان‌زاوی، محلولیت در آب، و به ویژه قیمت نسبتاً ارزان در قیاس با اکثر پلیمرهای مصنوعی، توجه ویژه‌ای را از دیدگاه علمی و تجاری در ساخت هیدروژل‌ها به خود اختصاص داده است [۱۰-۱۲]. هم‌چنین هیدروژل بر پایه‌ی PVA، به دلیل نفوذپذیری به ملکول‌های کوچک، نفوذناپذیری به باکتری‌ها، تنفس سطحی کم و شفافیت بالا یکی از مواد مناسب برای تهیی هیدروژل‌ها با کاربرد پانسمان زخم محسوب می‌شود [۱۳، ۱۴]. البته از جمله نقاط ضعف هیدروژل‌ها بر پایه‌ی PVA، خواص مکانیکی و پایداری حرارتی نسبتاً پایین آنهاست [۱۵، ۱۶] که غالباً با افزوده شدن برخی از پلیمرهای طبیعی مانند آگار، کیتوسان و کاراگینان به



تورم، نمونه‌های هیدروژل پس از توزیز، داخل آب مقطر در دمای ۳۷ °C قرار داده می‌شوند. سپس به منظور تعیین درجه تورم تعادلی، نمونه‌های هیدروژل از آب خارج، و پس از خروج آب‌های سطحی با پارچه پنهانی وزن شدنده تا وزن آنها به مقدار ثابتی رسید. درجه‌ی تورم تعادلی از رابطه‌ی زیر تعیین شد:

$$\frac{W_s \times W_i}{W_i} \times 100 = \text{درصد تورم} \quad (2)$$

در این رابطه  $W_i$  وزن اولیه هیدروژل و  $W_s$  وزن ژل متورم شده است.

#### ۴.۲ آزمون دهیدراسيون

با بررسی روند زمانی دفع آب هیدروژل، فواصل زمانی لازم برای تعویض آن به صورت پانسمان رختم قابل ارزیابی است. به منظور بررسی رفتار دفع آب هیدروژل‌ها با زمان، نمونه‌ها در آون با دمای ثابت ۳۷ °C (معادل با دمای بدن) قرار گرفته و در فواصل زمانی مشخص توزیز شدن. درصد دفع آب نمونه‌های هیدروژل با استفاده از رابطه‌ی (۳) محاسبه شد:

$$\frac{W_i \times W_d}{W_i} \times 100 = \text{درصد دهیدراسيون} \quad (3)$$

در این رابطه  $W_i$  وزن اولیه هیدروژل و  $W_d$  وزن هیدروژل در زمانی مشخص است.

#### ۵.۲ آزمون طیف‌سنجی مادون قرمز تبدیل فوریه (FTIR)

پودر فیلم‌های پلی‌وینیل الکل تابش‌دهی شده به همراه با KBR، به صورت قرص شکل دهی، و آزمون FTIR برای آنها با دستگاه FTIR-8300 (shimadzu, japan) انجام شد. به منظور عدم تأثیر ضخامت بر شدت قله‌های ظاهر شده در طیف FTIR هر نمونه، وزن پودر نمونه‌ها و پودر KBR برای تمام نمونه‌ها یکسان استفاده شد و ابعاد قرص تهیه شده از آنها نیز یکسان بودند. هم‌چنین قله‌ی ظاهر شده در عدد موجی  $1436 \text{ cm}^{-1}$  مربوط به گروه عاملی  $\text{CH}_2$ - (خمشی) که در تمام نمونه‌ها وجود دارد و چندان نیز تحت تأثیر فرایند تابش‌دهی نیست، به شکل مرجع

پلی‌اتیلن و غیرقابل نفوذ در برابر هوا و میکروارگانیسم‌ها روی آنها قرار داده، و درون کیسه‌های پلی‌اتیلنی بسته‌بندی شد. در نهایت، قالب‌های حاوی محلول و بسته‌بندی شده، با تابش الکترون انرژی بالا در دمای محیط و تحت دزهای ۲۵، ۴۵ و ۶۵ kGy تابش دهی شدند. تابش دهی الکترونی نمونه‌ها با دستگاه شتاب‌دهنده الکترون (مدل 200 RTT) با انرژی ۱۰ MeV و توان ۸۰ kW مستقر در مجتمع پژوهشی ایران مرکزی (یزد) انجام شد. دزیمتری نمونه‌ها با استفاده از فیلم سلولز تریاستات (CTA) انجام شد. عدم قطعیت در اندازه گیری دزها حدود ۴٪، و یکنواختی دز (نسبت دز بیشینه به دز کمینه) برابر با ۱/۰۴ ارزیابی شد. نمونه‌های هیدروژل PVA تهیه شده با دزهای تابش دهی متفاوت، در متن به صورت PVA-X کدگذاری شده‌اند که X نشان‌دهنده‌ی دز تابش دهی است.

#### ۲.۲ آزمون میزان ژل

یکی از معیارهای مهم به منظور تشخیص کیفیت هیدروژل، درصد ژل است. برای تعیین میزان ژل تشکیل شده در هیدروژل‌ها بعد از فرایند تابش دهی، آزمون ژل بر طبق استاندارد ASTM D276 انجام شد. بر این اساس، نمونه‌های تابش دهی شده پس از خشک شدن کامل در آون خلا در دمای ۶۰ °C توزیز، و در محفظه‌های توری قرار داده شدن. سپس، آنها در آب مقطر با دمای ۶۰ °C به مدت ۴۸ h غوطه‌ور شدن. پس از طی این مدت، نمونه در آون با دمای ۶۰ °C خشک شد تا به وزن ثابت برسد. درصد ژل از رابطه‌ی زیر به دست می‌آید:

$$\frac{W_d}{W_i} \times 100 = \text{درصد ژل} \quad (1)$$

در این رابطه  $W_i$  وزن اولیه هیدروژل، و  $W_d$  وزن ژل خشک شده است.

#### ۳.۲ آزمون درجه تورم

با توجه به این که یکی از ویژگی‌های هیدروژل‌ها، جذب آب یا مایعات فیزیولوژیک بدن و سپس متورم شدن آنهاست، تغییرات میزان درجه‌ی تورم هیدروژل‌ها بررسی می‌شوند. برای آزمایش

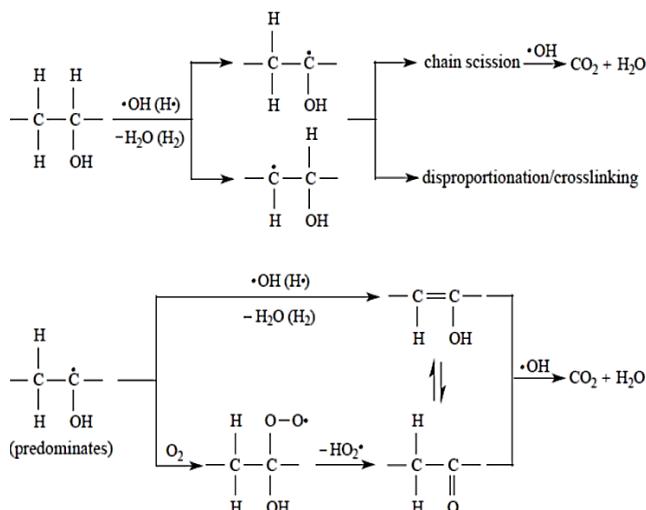


تابش دهی محلول آبی نمونه PVA با دز  $25\text{kGy}$ , میزان ژل قابل توجهی ( $83\%$ ) شکل می‌گیرد.

طرح ۱، سازوکار برهمکنش‌های شیمیایی ناشی از تابش دهی الکترونی محلول آبی PVA را نشان می‌دهد [۲۱].

جدول ۱. میزان ژل نمونه‌های هیدروژل PVA

کد نمونه	درصد ژل
$83 \pm 0,58$	PVA-۲۵
$87 \pm 1,16$	PVA-۴۵
$89 \pm 0,83$	PVA-۶۵



طرح ۱. سازوکار برهمکنش‌های شیمیایی محتمل برای محلول آبی PVA  
حين فرایند تابش دهی [۲۱].

اگرچه براساس این سازوکار، تخریب ساختار PVA حين فرایند تابش دهی نیز رخ می‌دهد، اما سازوکار غالب در محدوده‌ی دزهای نسبتاً پایین تا متوسط، واکنش شیمیایی تشکیل ساختار شبکه‌ای PVA است.

از طرفی نتایج حاصل از آزمون ژل حاکی از آن است که در دزهای جذبی بالاتر از  $25\text{kGy}$ ، تغییر چشمگیری در میزان ژل نمونه‌های هیدروژل حاصل نمی‌شود. به عبارت دیگر، به نظر می‌رسد که محلول آبی PVA در دز جذبی حدود  $25\text{kGy}$  تقریباً به حد اشباع تشکیل ساختار شبکه‌ای می‌رسد.

از نتایج میزان ژل نتیجه می‌شود که دز جذبی تابش دهی  $25\text{kGy}$  برای تهیی هیدروژل‌های PVA مناسب است، اما با

انتخاب، و ارتفاع سایر قله‌ها در تمام نمونه‌ها نسبت به این قله نرمالیزه شدند. طیف سنجی نمونه‌ها در محدوده‌ی عدد موجی  $400\text{ cm}^{-1}$  تا  $4000\text{ cm}^{-1}$  انجام گرفت. تعداد روپوش‌ها و دقت اندازه‌گیری به ترتیب  $25$  و  $4\text{ cm}^{-1}$  بودند.

## ۶. آزمون گرماسنجی دوبشی تفاضلی (DSC)

رفتار و خواص حرارتی نمونه‌های فیلم پلی‌وینیل الکل که از خشک کردن نمونه‌های هیدروژل به دست آمدند با دستگاه گرماسنج روبشی تفاضلی (DSC-50 Ta1300, shimadzu, Japan) روند انجام آزمون‌ها به این ترتیب بود که ابتدا نمونه‌ها تحت اتمسفر نیتروژن از دمای اتاق تا دمای  $230^\circ\text{C}$  با سرعت حرارت دهی  $10^\circ\text{C/min}$  حرارت داده شدند. سپس به مدت  $3\text{ min}$  در این دمای نگهداری، و در نهایت با سرعت مشابه با سرعت حرارت دهی تا دمای محیط سرد شدند و در نهایت برای بار دوم از دمای محیط تا دمای  $230^\circ\text{C}$  با سرعت حرارت دهی  $10^\circ\text{C/min}$  حرارت داده شدند. دمای ذوب و بلورینگی نمونه‌ها به ترتیب از مقادیر بیشینه‌ی نمودارهای مرتبط با آنها استخراج شدند. دمای ذوب و میزان بلورینگی نمونه‌ها از نمودارهای ذوب به دست آمده در بار دوم حرارت دهی استخراج شدند. میزان بلورینگی نمونه‌ها براساس سطح زیر نمودار ذوب آنها و با استفاده از رابطه‌ی (۴) محاسبه شدند:

$$\frac{\Delta H}{\Delta H_0} \times 100 = \text{درصد بلورینگی} \quad (4)$$

بلورینگی

در رابطه‌ی فوق،  $\Delta H$  حرارت ذوب نمونه، و  $\Delta H_0$  میزان حرارت ذوب نمونه با  $100\%$  بلورینگی است. میزان  $\Delta H_0$  برای پلی‌وینیل الکل مقدار  $150\text{ J/g}$  گزارش شده است [۲۰].

## ۳. نتایج و بحث

### ۱.۳ میزان ژل

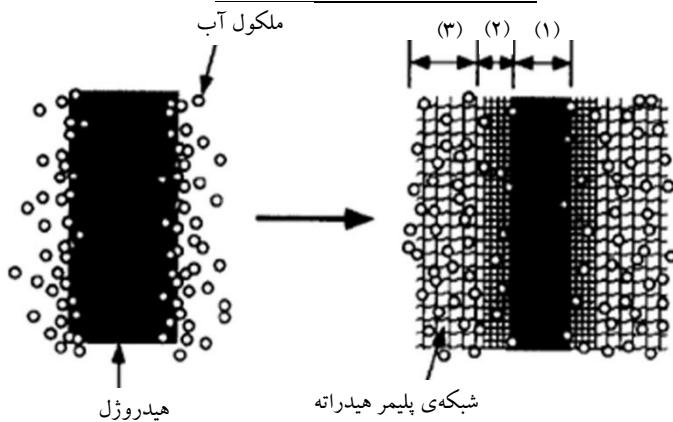
میزان ژل نمونه‌های هیدروژل PVA تابش دهی شده تحت دزهای جذبی مختلف اندازه‌گیری شدند. نتایج حاصل از آزمون ژل در جدول ۱ گزارش شده است. این نتایج نشان می‌دهند با



PVA، و دیگری تغییر در میزان بلورینگی زنجیره‌های PVA با تابش دهی تحت ذرهای مختلف.

**جدول ۲. میزان تورم تعادلی نمونه‌های هیدروژل PVA**

کد نمونه	میزان تورم (%)
PVA-۲۵	۱۰۵±۱,۷۳
PVA-۴۵	۴۶±۰,۶۳
PVA-۶۵	۳۷±۱,۲۰



شکل ۱. فرایند جذب آب و تورم هیدروژل‌ها [۲۴].

به عبارت دقیق‌تر افزایش میزان دز تابش دهی اگرچه میزان ژل نمونه‌های هیدروژل PVA را زیاد نمی‌کند، اما چگالی اتصالات عرضی میان زنجیره‌های PVA را افزایش می‌دهد و در نتیجه کاهش پدیده تورم آنها را باعث می‌شود. هم‌چنین با توجه به آن‌که پدیده تورم عمدتاً در نواحی آمورف زنجیره‌های PVA رخ می‌دهند، بنابراین تغییر در میزان بلورینگی PVA منجر به تغییر قابلیت تورم آن خواهد شد [۲۵]. براساس نتایج آزمون DSC که در ادامه این پژوهش ارائه می‌شود، تابش دهی کترونی محلول آبی PVA منجر به افزایش قابلیت بلورینگی زنجیره‌های PVA می‌شود. بنابراین به نظر می‌رسد یکی دیگر از دلایل کاهش میزان تورم هیدروژل PVA با افزایش میزان تابش دهی، افزایش میزان بلورینگی PVA حین فرایند تابش دهی محلول آبی آن است.

### ۳.۳ دهیدراسيون

شکل ۲، نمودار مربوط به نتایج آزمون دفع آب برای نمونه‌های هیدروژل PVA تابش دهی شده تحت ذرهای جذبی مختلف را

توجه به آن که کمینه دز معمول برای استریل کردن هیدروژل‌ها ۲۵kGy معرفی شده است، بسته به بار میکروبی آنها، دزهای بالاتر نیز برای تهیه‌ی هیدروژل‌ها استفاده می‌شوند [۲۲، ۲۳].

### ۲.۳ تورم تعادلی

نتایج مربوط به میزان تورم تعادلی برای نمونه‌های هیدروژل PVA تهیه شده با ذرهای تابش دهی مختلف در جدول ۲ ارائه شده‌اند. نتایج حاصل از آزمون تورم نشان می‌دهند که میزان تورم تعادلی هیدروژل‌ها با افزایش دز کاهش می‌یابد.

سه مرحله طی فرایند تورم هیدروژل‌ها، همانند انجام این فرایند برای سایر پلیمرها با حلال صورت می‌گیرند (شکل ۱) [۲۴].

۱. خیس شدن پلیمر با حلال (آب) و نفوذ آن در میان زنجیره‌های پلیمر

۲. رهایش زنجیره‌های پلیمر

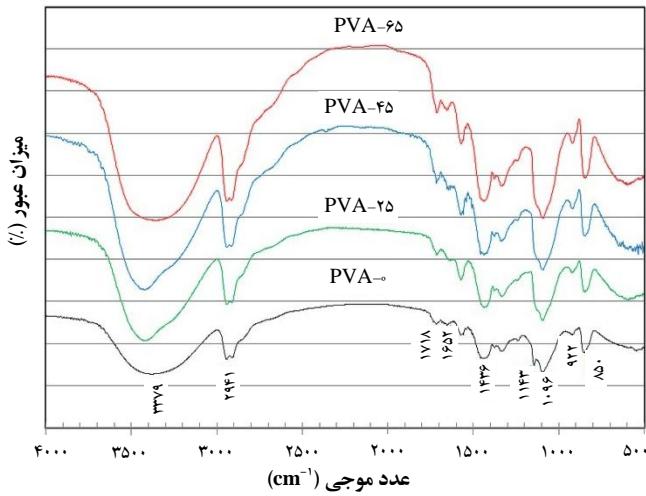
۳. حرکت زنجیره‌های پلیمر به سمت محیط حلال بیرونی میزان تورم نهایی طی این سه مرحله کنترل می‌شود، به این ترتیب، سایر پارامترها مانند شرایط محیطی، خواص ذاتی پلیمر و میزان ژل از طریق تأثیر بر مراحل اشاره شده‌ی بالا بر پدیده تورم اثر می‌گذارند.

مرحله‌ی اول از این مراحل، به میزان آب دوستی PVA مربوط می‌شود که در این مطالعه بررسی نشده است. اما از آن‌جا که تابش دهی محلول آبی PVA عمدتاً منجر به تشکیل ساختار شبکه‌ای آن می‌شود، ایجاد ساختار شبکه‌ای در ساختار پلیمر منجر به تضعیف پدیده نفوذ حلال، و هم‌چنین مانع حرکت زنجیره‌های پلیمر به سمت حلال بیرونی می‌شود، در نتیجه پدیده تورم کاهش می‌یابد.

مطلوب حائز اهمیت دیگر براساس نتایج آزمون تورم آن است که برخلاف میزان ژل که با افزایش دز جذبی (در محدوده ذرهای جذبی مطالعه شده) تغییر چشمگیری نداشتند، میزان تورم نمونه‌های هیدروژل PVA تغییرات چشمگیری را با دز جذبی نشان می‌دهد. این مشاهده، امکان دارد که از دو منبع ناشی شود: یکی تغییر در میزان چگالی اتصالات عرضی نمونه‌های هیدروژل



**۴.۳ طیف‌ستجی تبدیل فوریه مادون قرمز (FTIR)**  
 شکل ۳، طیف‌های FTIR نمونه‌های PVA را نشان می‌دهد. موقعیت قله‌ها، منطبق بر باندهای شیمیایی مهم در ساختار FTIR نمونه‌های PVA، در جدول ۳ گزارش شده‌اند. طیف FTIR نمونه PVA بدون تابش‌دهی که در این پژوهش گزارش شده است، مشابه با گزارش‌های سایر پژوهش‌گران در این زمینه است. [۲۷].



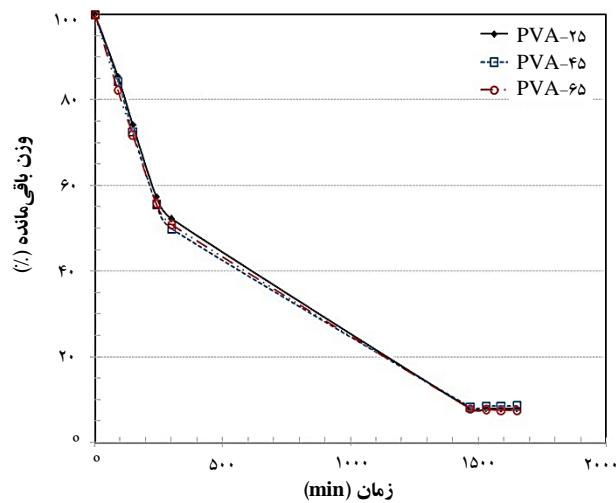
شکل ۳. نمودارهای FTIR برای نمونه‌های PVA قبل و پس از تابش‌دهی الکترونی تحت دزهای مختلف.

جدول ۳. باندهای جذبی FTIR برای نمونه PVA

گروه عاملی	عدد موجی ( $\text{cm}^{-1}$ )
(کشنی)	۳۳۷۹
CH <sub>۲</sub> (کشنی)	۲۹۴۱
C=O	۱۷۸۱
C=C	۱۶۵۲
CH <sub>۳</sub> (خمشی)	۱۴۳۶
C-C (کشنی)	۱۱۴۳
C-O (کشنی)	۱۰۹۶
CH <sub>۳</sub> (جانبه‌ای)	۹۲۲
C-C (کشنی)	۸۵۰

مقایسه‌ی طیف FTIR نمونه‌های PVA تابش‌دهی شده با آن برای نمونه PVA تابش‌دهی نشده نشان می‌دهد که میزان شدت قله‌ها مربوط به گروه‌های عاملی C=O در عدد موجی  $1652\text{ cm}^{-1}$ ،  $1718\text{ cm}^{-1}$ ،  $1781\text{ cm}^{-1}$  در نمونه PVA افزایش می‌یابد. هم‌چنین، شدت قله‌های مربوط

نشان می‌دهد. این نتایج حاکی از آن است که میزان پدیده‌ی دفع آب نسبت به پدیده‌ی تورم برای نمونه‌های هیدروژل چندان تحت تأثیر دز تابش‌دهی نیست. سایر پژوهش‌گران نیز عدم تأثیر دز تابش‌دهی بر میزان پدیده‌ی دفع آب هیدروژل‌ها نیز گزارش کرده‌اند [۲۶-۲۳].



شکل ۲. نمودارهای میزان دفع آب بر حسب زمان برای نمونه‌های هیدروژل PVA تابش‌دهی شده با دزهای مختلف.

سازوکار پدیده‌ی دفع آب از هیدروژل‌ها، شامل مراحل نفوذ آب از توده‌ی ژل به سطح ژل، رهایش ملکول‌های آب از سطح ژل و ورود ملکول‌های آب به محیط است. عمدۀ تفاوت سازوکار پدیده‌ی دفع آب با پدیده‌ی تورم به این موضوع برمی‌گردد که در پدیده‌ی تورم، بعث حرکت زنجیره‌های پلیمر پس از رهایش به سمت محیط حلal وجود دارد، در حالی که در پدیده‌ی دفع آب، خروج ملکول آب از سطح ژل به محیط رخ می‌دهد. توضیح بیشتر آن که تغییر دز تأثیری بر رهایش ملکول آب از سطح ژل و ورود آن به محیط ندارد، اما با توجه به مباحث مطرح شده در بخش قبل (تفسیر نتایج تورم)، رهایش زنجیره‌های پلیمری و حرکت آن به سطح حلal در پدیده‌ی تورم، هیدروژل را تحت تأثیر قرار می‌دهد. مورد اخیر مهم‌ترین دلیل تفاوت تأثیر دز تابش‌دهی بر پدیده‌ی دفع آب و تورم است.

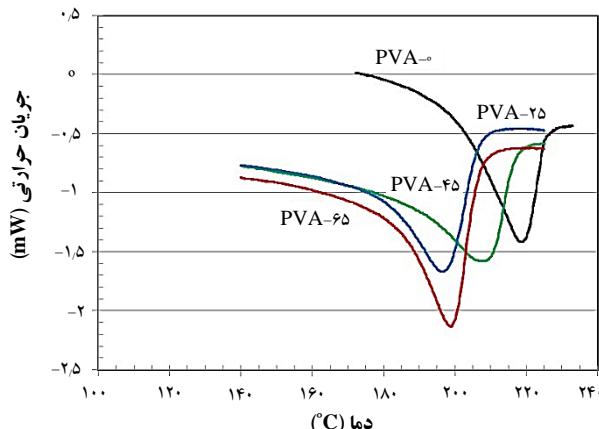
در نهایت، اشاره به این موضوع ضروری است که کلیه نمونه‌های هیدروژل، تقریباً بعد از  $24\text{ h}$  تمام آب موجود را از دست می‌دهند و خشک می‌شوند.



بلورینگی PVA را کاهش می‌دهد، اما منجر به افزایش درصد بلورینگی آن می‌شود.

**جدول ۴.** خواص حرارتی حاصل از آزمون DSC برای نمونه‌های PVA

کد نمونه	میزان بلورینگی (%)	آنتالپی ذوب (J/g)	دماهی ذوب (°C)	دماهی ذوب (°C)	نام نمونه
PVA-۰	۱۰,۰۴	۱۵,۶۰	۲۱۸,۵۵	۱۹۰,۹۳	
PVA-۲۵	۲۲,۸۴	۳۶,۶۲	۲۰۸,۰۳	۱۷۶,۱۴	
PVA-۴۵	۲۴,۸۵	۳۷,۲۸	۱۹۶,۵۶	۱۶۴,۱۶	
PVA-۶۵	۲۵,۴۴	۳۸,۱۷	۱۹۸,۶۶	۱۶۴,۳۲	



**شکل ۴.** نمودارهای ذوب نمونه‌های PVA تابش‌دهی شده تحت دزهای مختلف.

به نظر می‌رسد که دلیل اصلی تغییرات اشاره شده در بالا برای خواص حرارتی PVA، طی فرایند تابش‌دهی، به تخریب زنجیره‌های PVA، به ویژه در ناحیه‌ی بلورینه‌ی آن مربوط می‌شود. توضیح بیشتر آن که تابش‌دهی الکترونی برای محلول آبی PVA در دمای محیط انجام می‌شود. در این دما، نواحی بلورینه‌ی PVA شکل گرفته‌اند. همچنین به خوبی مشخص شده است که اجزاء یونیزه شده ملکول‌های آب، شبکه‌ای شدن و تخریب زنجیره‌های PVA ناشی از فرایند تابش‌دهی محلول آبی آن را، انجام می‌دهند (طرح ۱). از طرفی دسترسی ملکول‌های آب و اجزاء یونیزه شکل گرفته از آن هنین فرایند تابش‌دهی به نواحی بلورینه، به مراتب کمتر از نواحی آمورف است. از طرف دیگر، تحرک زنجیره‌های PVA در نواحی بلورینه اندک است که این موضوع باعث می‌شود تا قابلیت زنجیره‌های PVA برای ایجاد اتصالات عرضی هین فرایند تابش‌دهی را کاهش دهد، اما مراکر فعل رادیکال‌های کربنی در نواحی بلورینه می‌توانند با اکسیژن موجود در محیط جذب شوند و به نوعی تخریب

به گروههای عاملی C-C در عدد موجی  $1143\text{cm}^{-1}$  در عدد موجی  $1096\text{cm}^{-1}$  ناشی از فرایند تابش‌دهی PVA کاهش می‌یابد. لازم به بیان است که تغییرات مذکور در طیف FTIR پلی‌وینیل الکل، ناشی از فرایند تابش‌دهی، با افزایش دز تابش-دهی شدت می‌گیرد. نتایج مشابهی برای طیف FTIR پلی‌وینیل الکل تابش‌دهی شده توسط پرتوهای گاما گزارش شده است [۲۸]. این نتایج حاصل از آزمون FTIR حاکی از آن است که با تابش‌دهی الکترونی PVA، شکست زنجیره اصلی PVA نیز رخ می‌دهد. همان‌گونه که با افزایش دز تابش‌دهی میزان چگالی اتصالات عرضی بین زنجیره‌های PVA زیاد می‌شود (مراجعه به نتایج آزمون تورم)، شدت تخریب زنجیره‌های PVA نیز تشدید می‌شود. دو سازوکار برای تخریب زنجیره‌های PVA در محلول آبی هنین فرایند تابش‌دهی در اتمسفر هوا پیشنهاد شده است (طرح ۱).

اگر تخریب زنجیره‌های PVA براساس سازوکار اول (نشان داده شده در طرح) رخ دهد، باید از میزان پیوندهای C=C به میزان پیوندهای C=C در ساختار زنجیره‌های PVA افزوده شود. از طرف دیگر، اگر تخریب زنجیره‌های PVA براساس سازوکار دوم (نشان داده شده در طرح) رخ دهد، از میزان پیوندهای C=O کاسته، و به میزان پیوندهای C=O افزوده می‌شود. با توجه به این که نتایج آزمون FTIR، کلیه‌ی تغییرات بیان شده در ساختار PVA ناشی از فرایند تابش‌دهی محلول آبی آن را تأیید می‌کند، بنابراین هر دو سازوکار پیشنهادی برای تخریب زنجیره‌های PVA رخ می‌دهند. البته لازم به بیان است که قله‌ی مربوط به پیوند C-C در نمونه‌های PVA تابش‌دهی شده به صورت مشخص ظاهر نمی‌شوند. به نظر می‌رسد این قله برای نمونه‌های تابش‌دهی شده با قله‌ی مربوط به پیوند C-O در عدد موجی  $1096\text{cm}^{-1}$  بروشانی کرده‌اند. این هم‌بوشانی، تغییرات ایجاد شده برای پیوند C-O پس از تابش‌دهی را هم تحت تأثیر قرار می‌دهد، به طوری که کاهش قابل انتظار در شدت قله C-O چندان مشهود نیست.

**۵.۳ گرماسنجی روشی تقاضی (DSC)** خواص حرارتی نمونه‌های ژل خشک شده PVA که تحت دزهای تابش‌دهی مختلف تهیه شدند، در جدول ۴ گزارش شده‌اند. همچنین شکل ۴، نمودارهای ذوب این نمونه‌ها را نشان می‌دهد. این نتایج نشان می‌دهند که تابش‌دهی، دمای ذوب و



امکان تخریب زنجیره‌های PVA، به ویژه در نواحی بلورینه‌ی آن حین فرایند تابش‌دهی تحلیل شد.

زنجیره‌های PVA را در این نواحی افزایش دهند. این بحث، با نتایج آزمون FTIR که افزایش غلظت گروه کربونیل  $C=O$  در زنجیره‌های PVA ناشی از فرایند تابش‌دهی را نشان می‌دهد، سازگاری دارد.

به طور خلاصه، براساس مباحث بیان شده و براساس نتایج آزمون DSC، به نظر می‌رسد که تخریب زنجیره‌های PVA در نواحی بلورینه، ناشی از فرایند تابش‌دهی محلول آبی آن، پدیده‌ی غالب است. با تخریب زنجیره‌های PVA در نواحی بلورینه‌ی PVA، و در نتیجه نقطه‌ی ذوب آن ضخامت لاملاً برای بلورهای PVA، و در نتیجه نقطه‌ی ذوب آن کاهش می‌یابد. هم‌چنین تخریب زنجیره‌های PVA در نواحی بلورینه، موجب افزایش تحرک زنجیره‌های PVA در این نواحی، و در نتیجه افزایش میزان بلورینگی PVA می‌شود. اما این تحرک بالاتر برای قسمت‌هایی از زنجیره‌های PVA با قابلیت بلورینگی، فرایند هسته‌زایی را طی بلورینگی PVA مشکل می‌سازد، به نحوی که دمای بلورینگی آن پس از فرایند تابش‌دهی به دماهای پایین‌تر انتقال می‌یابد.

- ### موارع
- [1] D. Zhang, W. Zhou, B. Wei, X. Wang, R. Tang, J. Nie, J. Wang, Carboxyl-modified poly (vinyl alcohol)-crosslinked chitosan hydrogel films for potential wound dressing, *Carbohydr. Polym.* **125** (2015) 189-199.
  - [2] S. Sayyar, E. Murray, B.C. Thompson, J. Chung, D.L. Officer, S. Gambhir, G.M. Spinks, G.G. Wallace, Processable conducting graphene/chitosan hydrogels for tissue engineering, *J. Mater. Chem. B.* **3** (2015) 481-490.
  - [3] W. Feng, L. Zhenqing, K. Mahmood, T. Kenichi, K. Periannan, K. Periannan, R.W. William, K.S. Chandan, G. Jianjun, Injectable, rapid gelling and highly flexible hydrogel composites as growth factor and cell carriers, *Acta. Biomater.* **6** (2010) 1978–1991.
  - [4] A. Boushehri, D. Tang, K.J. Shieh, J. Prausnitz, C.J. Radke, Water transport through soft contact lenses determined in a fan-evaporation cell, *J. Membr. Sci.* **362** (2010) 529–534.
  - [5] R. Barbucci, D. Pasqui, R. Favaloro, G. Panariello, A thixotropic hydrogel from chemically cross-linked guar gum: synthesis, characterization and rheological behavior, *Carbohydr. Res.* **343** (2008) 3058–3065.
  - [6] C. Xiao, M. Yang, Controlled preparation of physical cross-linked starch-g-PVA hydrogel, *Carbohydr. Polym.* **64** (2006) 37-40.
  - [7] B. Singh, L. Pal, Radiation crosslinking polymerization of *sterculia* polysaccharide PVA-PVP for making hydrogel wound dressings, *Int. J. Biolog. Macromol.* **48** (2011) 501-510.

#### ۴. نتیجه‌گیری

هیدروژل‌ها بر پایه PVA با روش تابش‌دهی الکترونی انرژی بالا تهیه، و اثر دز تابش‌دهی بر خواص فیزیکی، ساختار شیمیایی و رفتار حرارتی (بلورینگی) آنها بررسی شد. افزایش دز تابش‌دهی، باعث افزایش کم میزان ژل هیدروژل‌ها شد، در حالی که میزان تورم آنها را به طور چشمگیری کاهش داد. این کاهش با افزایش چگالی اتصالات عرضی، و میزان بلورینگی (براساس نتایج آزمون DSC) با افزایش دز تابش‌دهی تفسیر شد. برخلاف تورم تعادلی، میزان و رفتار دهیدراسیون نمونه‌های هیدروژل تحت تأثیر مقدار دز تابش‌دهی نبودند. از بررسی نمودارهای آزمون FTIR مشخص شد که علاوه بر شبکه‌ای شدن، تخریب ساختار PVA نیز با افزایش دز تابش‌دهی، شدت می‌گیرد. براساس نتایج آزمون DSC، تابش‌دهی الکترونی و میزان دز آن، اثر قابل‌توجهی بر خواص حرارتی PVA در نمونه‌های ژل خشک داشت به نحوی که با افزایش دز تابش‌دهی، دمای‌های بلورینگی و ذوب PVA کاهش، و میزان بلورینگی آن افزایش نشان دادند. این تغییرات در خواص حرارتی PVA پس از تابش‌دهی آن، با



- [10] S. Tripathi, G.K. Mehrotra, P.K. Dutta, Physicochemical and bioactivity of cross-linked chitosan-PVA film for food packaging applications, *Int. J. Biolog. Macromol.* **45** (2009) 372–376.
- [11] E.S. Costa-Júnior, E.F. Barbosa-Stancioli, A.A.P. Mansur, W.L. Vasconcelos, H.S. Mansur, Preparation and characterization of chitosan/poly (vinyl alcohol) chemically crosslinked blends for biomedical applications, *Carbohydr. Polym.* **76** (2009) 472–481.
- [12] E. Kenawy, E.A. Kamoun, M.S. Mohy Eldin, M.A. El-Meligy, Physically crosslinked poly (vinyl alcohol)-hydroxyethyl starch blend hydrogel membranes: synthesis and characterization for biomedical applications, *Arab. J. Chem.* **7** (2014) 372–380.
- [13] J. Dutta, Synthesis and Characterization of  $\gamma$ -irradiated PVA/PEG/CaCl<sub>2</sub> Hydrogel for Wound Dressing, *J. Am. Chem.* **2** (2012) 6-11.
- [14] M. Kita, Y. Ogura, Y. Honda, S.H. Hyon, W.I. Cha, Y. Ikada, Evaluation of polyvinyl alcohol hydrogel as a soft contact lens material, *Grafe's Arch. Clin. Exp. Ophthalmol.* **228** (1990) 533-537.
- [15] F. Yoshii, K. Makuuchi, D. Darwis, T. Iriawan, M. Razzak, J.M. Rosiak, Heat resistance poly (vinyl alcohol) hydrogel, *Radiat. Phys. Chem.* **46** (1995) 169-174.
- [16] A.V. Mondino, M.E. Gonzalez, G.R. Romero, E.E. Smolko, Physical properties of gamma irradiated poly (vinyl alcohol) hydrogel preparations, *Radiat. Phys. Chem.* **55** (1999) 723-726.
- [17] L. Varshney, Role of natural polysaccharides in radiation formation of PVA-hydrogel wound dressing, *Nucl. Instrum. Meth. Phys. Res. B.* **255** (2007) 343-349.
- [18] J.G. Lyons, L.M. Geever, M.J.D. Nugent, J.E. Kennedy, C.L. Higginbotham, Development and characterisation of an agar–polyvinyl alcohol blend hydrogel, *J. Mech. Behave. Biomed. Mater.* **2** (2009) 485-493.
- [19] X. Yang, Z. Zhu, Q. Liu, X. Chen, M. Ma, Effects of PVA, agar contents, and irradiation [8] J.M. Rosiak, P. Ulanski, Synthesis of hydrogels by irradiation of polymers in aqueous solution, *Radiat. Phys. Chem.* **55** (1999) 139-151.
- [9] A.B. Lugao, S.M. Malmonge, Use of radiation in the production of hydrogels, *Nucl. Instrum. Meth. Phys. Res. B.* **185** (2001) 37-42. doses on properties of PVA/ws-chitosan/glycerol hydrogels made by  $\gamma$ -irradiation followed by freeze-thawing, *Radiat. Phys. Chem.* **77** (2008) 954- 960.
- [20] J.S. Park, H.A. Kim, J.B. Choi, H.J. Gwona, Y.M. Shin, Y.M. Lim, M.S. Khil, Y.C. Nho, Effects of annealing and the addition of PEG on the PVA based hydrogel by gamma ray, *Radiat. Phys. Chem.* **81** (2012) 857–860.
- [21] S.J. Zhang, H.Q. Yu, Radiation-induced degradation of polyvinyl alcohol in aqueous solutions, *Water Res.* **38** (2004) 309-316.
- [22] N. Hilmy, D. Darwis, L. Hardiningsih, Poly (n- vinyl pyrrolidone) hydrogels 2. Hydrogel composites as wound dressing for tropical environment, *Radiat. Phys. Chem.* **42** (1993) 911-914.
- [23] Z. Ajji, I. Othman, J.M. Rosiak, Production of hydrogel wound dressings using gamma radiation, *Nucl. Instrum. Meth. Phys. Res. B.* **229** (2005) 375–380.
- [24] R. Yoshida, Y. Okuyama, K. Sakai, T. Okanoa, Y. Sakurai, Sigmoidal swelling profiles for temperature-responsive poly (IV-isopropylacrylamide- co-butyl methacrylate) hydrogels, *J. Membr. Sci.* **89** (1994) 267-277.
- [25] N.A. Peppas, D. Tennenhouse, Semicrystalline poly (vinyl alcohol) films and their blends with poly (acrylic acid) and poly (ethylene glycol) for drug delivery applications, *J. Drug Del. Sci. Tech.* **14** (2004) 291-297.
- [26] A.B. Lugao, L.D.B. Machado, L.F. Mirandal, M.R. Alvarez, J.M. Rosiak, Study of wound dressing structure and hydration/dehydration properties, *Radiat. Phys. Chem.* **52** (1998) 319-322.
- [27] J.F. Kenney, G.W. Willcockson, Structure-Property relationships of poly (vinyl alcohol). III. Relationships between stereo-regularity, crystallinity, and water resistance in poly



- (vinyl alcohol), *J. Polym. Sci. A-1* **4** (1966) 679–698.
- [28] N.V. Bhat, M.M. Nate, M.B. Kurup, V.A. Bambole, S. Sabharwal, Effect of  $\gamma$ -radiation on the structure and morphology of polyvinyl alcohol films, *Nucl. Instrum. Meth. Phys. Res. B* **237** (2005) 585–592.