

بازسازی سه بعدی ریزاساختار ناهمگن دو فازی بر اساس تک مقطع دو بعدی به کمک توابع همبستگی دونقطه‌بی و الگوریتم بازیابی فاز

علی حسن‌آبادی* (دانشجوی دکتری)

مجید بدی‌اسدی (استادی)

کارن ابری‌نبا (استاد)

دانشکده هندسی مکانیک، دانشگاه تهران

سه بعدی سازی ریزاساختار و استخراج خواص، بر اساس اطلاعات مقاطع دو بعدی از موضوعات مورد توجه در طراحی ریزاساختار است. در این پژوهش روش جدید و قدرتمند برای بازسازی سه بعدی ریزاساختار، تنها با استفاده از یک تک مقطع دو بعدی، ارائه می‌شود. پایه‌گذاری روش بر اساس توابع همبستگی است. در ابتدا توابع همبستگی برای مقطع مبنا محاسبه و در ادامه این توابع برای سه بعد، تخمین زده می‌شود. سپس به کمک الگوریتم بازیابی فاز، بر اساس توابع همبستگی تخمین زده شده، ریزاساختار سه بعدی بازسازی می‌شود. این روش برای ساختارهای غیرهمسانگرد به طور عرضی همسانگرد (مشابه مقاطع اکسترود شده) نیز قابلیت استفاده دارد. پس از بازسازی سه بعدی، ضریب هدایت حرارتی مؤثر ریزاساختار، بر اساس ضرایب هدایت حرارتی فازهای تشکیل دهنده محاسبه و با مقادیر مربوط به نمونه شاهد مقایسه می‌شود.

ali.hasanabadi@gmail.com
m.baniassadi@ut.ac.ir
cabrinia@ut.ac.ir

وازگان کلیدی: بازسازی سه بعدی، توابع همبستگی دونقطه‌بی، الگوریتم بازیابی فاز، مواد ناهمگن دو فازی.

۱. مقدمه

پایین‌ترین مرتبه‌ی توابع همبستگی، تابع یک نقطه‌بی است که عبارت است از احتمال تعلق یک نقطه‌ی تصادفی به یک فاز مشخص. این احتمال همان درصد حجمی فاز مفروض است و در آن اطلاعات مربوط به چیدمان هندسی ریزاساختار وجود ندارد. مرتبه‌ی بالاتر توابع همبستگی که به صورت دو نقطه‌بی می‌باشد، عبارت است از احتمال تعلق دو سری یک بردار تصادفی، به فازهای مفروض. با بالارفتن تعداد مراتب و نقاط در نظر گرفته شده، دقت توصیف ریزاساختار بالاتر می‌رود و در نهایت با میل تعداد نقاط به بی‌نهایت، توصیف منحصر به فردی از ریزاساختار ارائه می‌شود.^[۱۲] برای ریزاساختارهای ویژه،^[۱۳] فولوود^[۱۴] ادعا کرده است که استفاده از توابع دو نقطه‌بی، توصیف منحصر به فردی از ریزاساختار ارائه می‌کند. منظور از ریزاساختارهای ویژه، ریزاساختارهایی اند که هر نقطه (یا مکعب مفروض در حالت گسته) فقط متعلق به یک فاز باشد.

بازسازی سه بعدی ریزاساختار بر اساس مقاطع دو بعدی، به نوعی مهندسی معکوس ریزاساختار بر اساس اطلاعات محدود است. کیوبیلر^[۱۵] با استفاده از روش میدان تصادفی گاوی^[۱۶] توانست بر اساس مقاطع دو بعدی، خواص ساختار سه بعدی متخلخل را بررسی کند. سپس افزادی نظیر آدلر^[۱۷] و لنزینی^[۱۸] نیز با استفاده از روش میدان تصادفی گاوی و استفاده از فیلترهای خطی و غیرخطی به بازسازی ریزاساختار بر اساس اطلاعات محدود پرداختند.

برای عکس برداری دو بعدی از ریزاساختار تکنیک‌های متنوعی وجود دارد از این تکنیک‌های عکس برداری وجود دارد اما تهیه‌ی ریزاساختار سه بعدی به طور مستقیم به کمک روش‌هایی نظیر توموگرافی به کمک اشعه ایکس یا اسکن سه بعدی به کمک لیزر، پرهزینه و وقت‌گیر است و به صرفه نیست.^[۱۹] از آنجا که وجود ریزاساختار سه بعدی، اولین گام در تحلیل انواع خواص ریزاساختار ناهمگن است نیاز به روشی که بتوان بر اساس مقاطع دو بعدی، ریزاساختار سه بعدی را بازسازی کرد، اجتناب‌ناپذیر است. اولین گام در بازسازی ریزاساختار، انتخاب روشی مناسب برای بیان و توصیف آن است. روش‌های متداول توصیف ریزاساختار که عمدها به صورت آماری اند عبارت اند از: توابع همبستگی^[۱] چند نقطه‌بی، توابع توصیف خوش‌بی^[۲]، روش مسیر خطی^[۳] و روش‌های دیگر که ترکاتو^[۲۰] به طور مفصل آنها بررسی کرده است. به دلیل قابلیت محاسبه‌ی توابع همبستگی به کمک سری فوریه و همچنین سازگاری آن با روش بازیابی فاز^[۲۱] روش مورد استفاده در این پژوهش، توابع همبستگی چند نقطه‌بی به طور کلی و به طور خاص دو نقطه‌بی است. پژوهشگران تابع چند نقطه‌بی را به منظور بررسی انواع خواص ساختار به کار گرفته‌اند.^[۲۲]

* نویسنده مسئول

تاریخ: دریافت ۳، ۱۳۹۵، ۱۳۹۵، ۶، ۲۷، اصلاحیه ۴، ۱۳۹۵، ۷، ۴

$$C_N^{ij...n} \left(x_1^i, x_2^j, \dots, x_N^n \right) = \left\langle \chi^i(x_1), \chi^j(x_2), \dots, \chi^n(x_N) \right\rangle, \quad (2)$$

$i, j, \dots, n \in \text{Set of Phases}$

علامت (...) به معنی میانگین‌گیری است. با این تعریف، تابع دو نقطه‌بی به صورت زیر تعریف می‌شود:

$$C_N^{ij} \left(x_1^i, x_2^j \right) = \left\langle \chi^i(x_1), \chi^j(x_2) \right\rangle, \quad (3)$$

$i, j, \dots, n \in \text{Set of Phases}$

این تعریف به این معنی است که برای محاسبه‌ی مقدار احتمال، باید تعداد زیادی بردار تصادفی که نقاط ابتدا و انتهای آنها با x_1^i و x_2^j مشخص شده‌اند برای فازهای i و j طبق معادله‌ی ۳ محاسبه شوند تا مقدار $C_N^{ij} = \left\langle \chi^i(x_1^i), \chi^j(x_2^j) \right\rangle$ معلوم شود.

در ریزساختارهایی که به طور آماری همگن هستند، موقعیت مطلق نقاط ابتداء و فاصله‌ی نسبی آنها که به صورت بردار \mathbf{r} بیان می‌شود، اهمیت دارد.

برای یک ریزساختار دو فازی، بسته به اینکه دو سر بردار مفروض در چه فازی قرار بگیرند، چهار نوع تابع همبستگی، به صورت C_{11}, C_{12}, C_{21} و C_{22} قابل تصور است. این تابع از هم مستقل نیستند و روابط زیر بین آنها حاکم است.^[۲۶]

$$\sum_{i=1}^n \sum_{j=1}^n C_{\mathbf{r}}^{ij}(\mathbf{r}) = 1, \quad \mathbf{r} = x_2^j - x_1^i, \quad (4)$$

$$\sum_{j=1}^n C_{\mathbf{r}}^{ij}(\mathbf{r}) = v_i, \quad (5)$$

$$C_{\mathbf{r}}^{ij}(\mathbf{r}) = C_{\mathbf{r}}^{ji}(-\mathbf{r}). \quad (6)$$

که v_i درصد حجمی فاز i است. بنابراین، برای بیان یک ریزساختار دوفازی تنها معلوم‌بودن یک تابع همبستگی کافی است و بقیه‌ی توابع، از روی آن معلوم خواهد شد.

همچنین شرایط مرزی موجود برای این تابع به صورت زیر است:

$$\lim_{x_2^j \rightarrow x_1^i} C_{\mathbf{r}}^{ij} \left(x_1^i, x_2^j \right) = \begin{cases} v_i & \text{if } i = j \\ 0 & \text{if } i \neq j \end{cases}, \quad (7)$$

$$\lim_{(x_2^j - x_1^i) \rightarrow \infty} C_{\mathbf{r}}^{ij} \left(x_1^i, x_2^j \right) = \begin{cases} v_i & \text{if } i = j \\ v_i v_j & \text{if } i \neq j \end{cases}. \quad (8)$$

تعییر معادله‌ی ۷ به این صورت است که با یکی‌شدن دو نقطه‌ی ابتداء و انتهای بردار، تابع دو نقطه‌بی به تک نقطه‌بی تبدیل می‌شود و مقدار احتمال نیز در صورتی که دو نقطه از یک فاز باشند برابر با درصد حجمی و در غیر این صورت صفر خواهد بود. معادله‌ی ۸ نیز به این معنی است که در حالتی که بردار بسیار بزرگ شود، دو نقطه‌ی ابتداء و انتهای آن به صورت مستقل از هم عمل خواهند کرد و مقدار احتمال دو نقطه‌بی برابر با حاصل ضرب مقادیر متناظر تک نقطه‌بی خواهد بود.

۲.۲. محاسبه‌ی تابع دو نقطه‌بی به کمک تبدیل فوریه

به منظور محاسبه‌ی تابع دو نقطه‌بی، برای یک بردار مفروض، کافی است تعداد زیادی از آن بردار را به طور تصادفی روی سطح مقطع ریزساختار مورد نظر انداخت و سپس مقدار تابع احتمال را از تقسیم تعداد بردارهایی که ابتداء و انتهای آنها در

بونگ و ترکاتو^[۲۰] و نیز کل و ترکاتو^[۲۱] با استفاده از روش‌های بهینه‌سازی توانستند ریزساختار سه بعدی را براساس مجموعه‌هایی مشخص از تابع همبستگی دو بعدی بازسازی کنند. آنها با استخراج تابع همبستگی براساس مقطع دو بعدی و یکسان‌گرفتن آن برای حالت سه بعدی و استفاده از روش بهینه‌سازی بازسازی شیوه‌سازی شده^[۵] توانستند این بازسازی را انجام دهند. بوچنک و پیرز^[۲۱] نیز از روش آنلینگ شیوه‌سازی شده به همراه تعدادی قید اضافی مربوط به مرزهای مشترک برای بازسازی بهتر استفاده کردند سانداراقاوان و زاباراس^[۲۲] روش دیگری را بر مبنای پردازش تصویر و استفاده از تابع دو نقطه‌بی و سه نقطه‌بی ارائه کردند. در این روش ابتدا تعداد زیادی از ریزساختارهای سه بعدی به صورت یک کتابخانه، فراهم و سپس توسط یک طبقه‌بندی کننده موسوم به SVM^[۶] اجزای اصلی هر کدام استخراج می‌شود. سپس با ورود یک سطح مقطع جدید، بررسی می‌شود که تابع دو نقطه‌بی و سه نقطه‌بی آن به کدام اجرا نزدیک است و بر این مبنای ریزساختار سه بعدی بازسازی می‌شود.

آخر این اسیدی و همکران^[۲۳] براساس روش مونت‌کارلو روشی را برای بازسازی سه بعدی مواد ناهمگن چندفازی براساس مقاطع به دست آمده از میکروسکوپ الکترونی برای آند پیل سوختی ارائه کردند. در این روش ابتدا به کمک الگوریتم‌های رشد دانه‌ها، ریزساختار ایجاد و سپس با مقایسه‌ی تابع همبستگی میباشد و ریزساختار ساخته شده، میزان خطأ محاسبه و درباره‌ی ادامه‌ی الگوریتم یا توقف آن تصمیم‌گیری می‌شود.

در این پژوهش، در ادامه‌ی کار^[۲۴] بازسازی سه بعدی ریزساختار تنها به کمک یک مقطع، بحث و بررسی می‌شود. با توجه به قابلیت روش، امکان بازسازی ریزساختارهای ناهمگرد به طور عرضی همسانگرد^[۷] حتی به کمک یک مقطع نیز وجود دارد. بازسازی ریزساختار شامل دو مرحله‌ی اصلی است. در ابتدا تابع همبستگی دو بعدی براساس سطح مقطع میباشد، محاسبه و سپس روشی برای تقریب تابع همبستگی برای کل فضای سه بعدی توسعه داده می‌شود. مرحله‌ی دوم، بازسازی ریزساختار به کمک روش بازیابی فاز است. این روش که در اصل برای پردازش سیگنال ارائه شده است^[۲۵] که فولود^[۱۵] به منظور بازسازی ریزساختار به کار برد است و در این پژوهش نیز به عنوان ابزار بازسازی، استفاده می‌شود. علاوه بر این، پس از بازسازی قابلیت محاسبه‌ی خواص مؤثر نیز وجود دارد که برای ضریب هدایت حرارتی مؤثر محاسبه و مقایسه‌ی نتایج صورت خواهد گرفت.

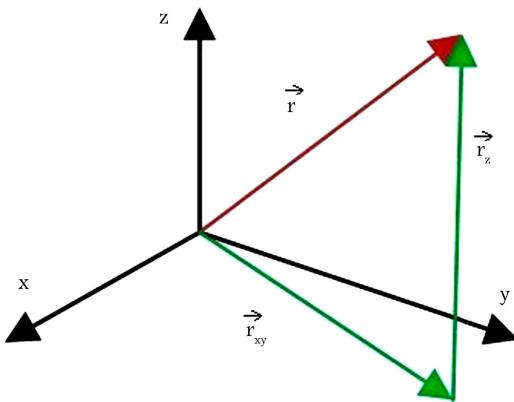
۲. توصیف ریاضی ریزساختار

۲.۱. تابع چند نقطه‌بی

اولین گام برای توصیف ریزساختار، گسترش‌سازی آن و سپس تعیین وضعیت تمام نقاط به کمک معادله‌ی مشخصه‌ی زیر است:

$$\chi^i(x) = \begin{cases} 1 & x \text{ in phase } i \\ 0 & \text{otherwise} \end{cases} \quad (1)$$

بر این اساس تابع همبستگی N نقطه‌بی که عبارت است از احتمال تعلق داشتن هم زمان N نقطه به فازهای از پیش تعیین شده، به صورت زیر تعریف می‌شود:

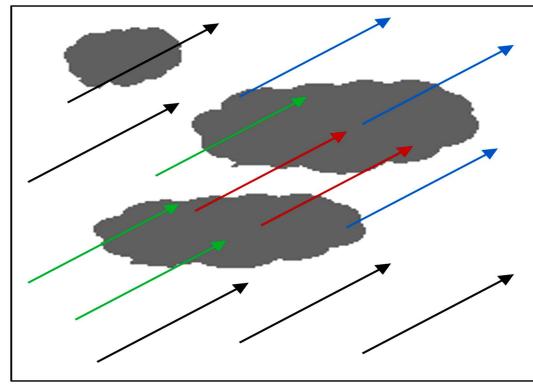


شکل ۲. تجزیه‌ی بردار مفروض بر صفحه و راستایی که مقادیر توابع در آنها معلوم است.

در صورتی که n و z یکسان باشند، معادله‌ی ۱۲ به معادله‌ی کلیدی زیر تبدیل می‌شود:

$$F_k^{ii} = \frac{1}{S} \tilde{F}_k^i * F_k^i = \frac{1}{S} |F_k^i|^2 \Rightarrow |F_k^i| = \sqrt{SF_k^{ii}} \quad (13)$$

از این معادله می‌توان برای محاسبه‌ی مقادیر تابع همبستگی به صورت سریع و دقیق استفاده کرد. همچنین، این معادله ارتباط بین مقادیر دامنه‌ی تابع تک نقطه‌یی و تبدیل فوریه‌ی تابع دونقطه‌یی را برقرار می‌کند که مبنای روش الگوریتم بازیابی فاز است که در بخش ۳ توضیح داده خواهد شد.



شکل ۱. نحوه محاسبه‌ی مقادیر همبستگی با انداختن تعداد زیادی بردار و شمردن تعداد بردارهای مطلوب و تقسیم آن به تعداد کل بردارها.

فازهای مورد نظر هستند به تعداد کل بردارهای درنظر گرفته شده به دست آورد. مثلاً مطابق شکل ۱ اگر فاز خاکستری فاز ۱ درنظر گرفته شود (\vec{r}_1) از تقسیم تعداد بردارهای قرمزرنگ به تعداد کل بردارها به دست خواهد آمد. به همین صورت برای (\vec{r}_2)، (C_1^{ii})، (C_2^{ii}) و (\vec{r}_3) رنگ‌های مشکی، آبی، و سیز بردارهای مربوطه را نمایش می‌دهند. این روش برای وضعیتی که ابعاد نمونه‌ی در نظر گرفته شده نسبت به طول بردار، بزرگ باشد، مناسب است. دقت مقادیر احتمال نیز به تعداد بردارهای انداخته شده بستگی خواهد داشت.

روشی که ادمز و دیگران^[۲۴] برای محاسبه‌ی مقادیر تابع همبستگی استفاده کردند مبتنی بر گسترش سازی فضا و استفاده از تبدیل فوریه و فرض متناوب بودن کل فضای ریزاساختار با دوره‌ی تناوب «المان حجمی نماینده»^۴ است. المان حجمی نماینده، در واقع یک زیرفضا از کل فضای ریزاساختار است که به عنوان نماینده‌ی کل فضا بررسی می‌شود. با این منظور ابتدا کل فضا به S مکعب گسترش می‌شود و تابع مشخصه برای تمام مکعب‌ها، که هر مکعب با شماره‌ی x معلوم شده است، مشخص می‌شود. طبق معادله‌ی ۲ تابع تک نقطه‌یی C_1^i به صورت زیر محاسبه می‌شود:

$$C_1^i = \frac{1}{S} \sum_{x=0}^{S-1} \chi^i(x) \quad (9)$$

تبدیل فوریه‌ی گسترشی معادله‌ی ۹ به صورت زیر است:

$$F_k^i = \mathcal{F}(\chi^i(x)) = \frac{1}{S} \sum_{x=0}^{S-1} \chi^i(x) e^{i\pi mxk/S} = \frac{1}{S} |F_k^i| e^{m\theta_k^i}, \\ m = \sqrt{-1} \quad (10)$$

که $|F_k^i|$ ، دامنه و θ_k^i ، فاز تبدیل فوریه است. به همین صورت برای تابع دونقطه‌یی، مقدار (\vec{r}_j) به صورت زیر محاسبه می‌شود:

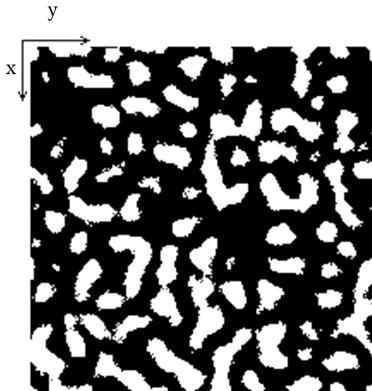
$$C_1^{ij}(\mathbf{r}) = \frac{1}{S} \sum_{x=0}^{S-1} \chi^i(x) (\chi^j(x + \mathbf{r})), \quad (11)$$

در اینجا x ، شماره‌ی هر مکعب و \mathbf{r} ، برداری است که تابع همبستگی برای آن محاسبه می‌شود. مشابه معادله‌ی ۱۰ تبدیل فوریه‌ی تابع دونقطه‌یی با فرض متناوب بودن فضای ریزاساختار به صورت زیر به دست می‌آید:^[۱۵]

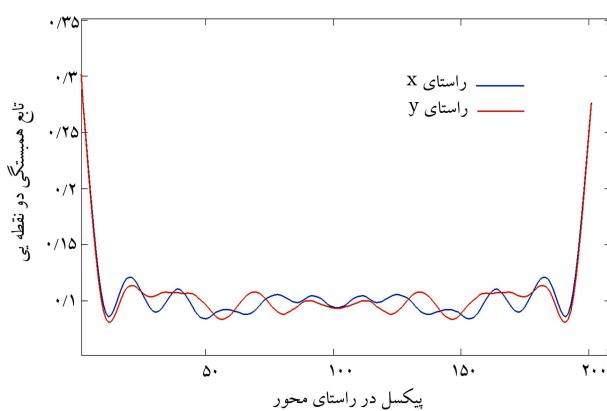
$$F_k^{ij} = \mathcal{F}(C_1^{ij}(\mathbf{r})) = \frac{1}{S} |F_k^i| e^{-m\theta_k^i} |F_k^j| e^{m\theta_k^j} \quad (12)$$

۳. بازسازی به کمک الگوریتم بازیابی فاز

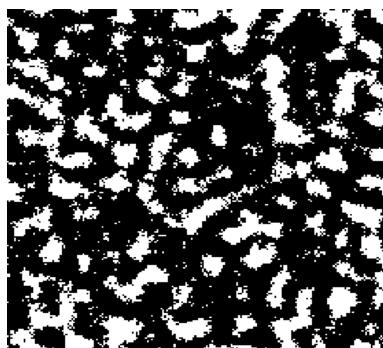
بازسازی ریزاساختار به این معنی است که با در دست داشتن اطلاعاتی محدود، مثلاً تابع دونقطه‌یی ریزاساختار بتوان آن را مجدداً بازسازی کرد. در همه‌ی روش‌های مورد استفاده، ابتدا یک تابع هدف تشکیل می‌شود و با در نظر گرفتن یک سری قیود، مسئله‌ی به یک مسئله‌ی بهینه‌سازی تبدیل می‌شود، به این صورت که در ابتدا یک ریزاساختار فرض و مقادیر تابع همبستگی محاسبه می‌شود و با متدار اولیه مقایسه می‌گردد و بر اساس نوع الگوریتم، مجدداً ساختار تغییر و کار ادامه پیدا می‌کند تا الگوریتم به سطح قابل قبولی از خطأ دست پیدا کند و در آنجا متوقف شود. روش‌های متنوعی در این زمینه استفاده می‌شود که از آن جمله می‌توان به روش بازیخت شبیه‌سازی شده،^[۱۶] روش‌های مبتنی بر گرادیان،^[۱۷] روش میدان تصادفی گاوی^[۲۸] و روش بازیابی فاز^[۱۵] اشاره کرد. روش بازیابی فاز که در این پژوهش نیز به کار گرفته شده است از نظر کارایی، دقت، و سرعت محاسبات، به ویژه در موارد ناهمسانگرد چندفازی بسیار بهتر از روش‌های بیان شده عمل می‌کند.^[۱۵]



شکل ۴. مقطع استفاده شده به عنوان مبنا برای سه بعدی سازی ریزساختار.



شکل ۵. مشابهت توابع همبستگی ریزساختار همسانگرد در راستاهای مختلف (x, y) .

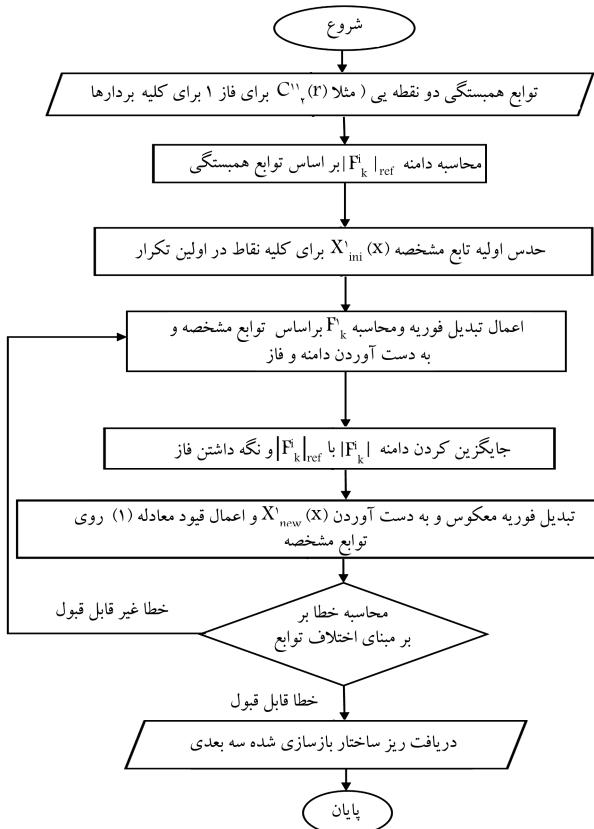


شکل ۶. مقطعی از ریزساختار بازسازی شده.

فلوچارت شکل ۳، ریزساختار سه بعدی بازسازی می شود. در شکل ۶ مقطعی از ریزساختار بازسازی شده و در شکل ۷ برشی سه بعدی از آن نمایش داده شده است.

۲.۴. محاسبه هدایت گرمایی مؤثر

برای محاسبه هدایت گرمایی مؤثر ریزساختار مورد بحث در بخش قبل در یک راستای دلخواه، دو صفحه ای متقابل عمود بر آن راستا، در دو دمای متفاوت T_1 و T_2 انتخاب می شود و بقیه ای سطوح، عایق فرض می شوند. با حل مسئله ای انتقال حرارت، میزان شار حرارتی در واحد سطح در آن راستا، q ، به دست می آید. با استفاده



شکل ۳. الگوریتم بازیابی فاز.

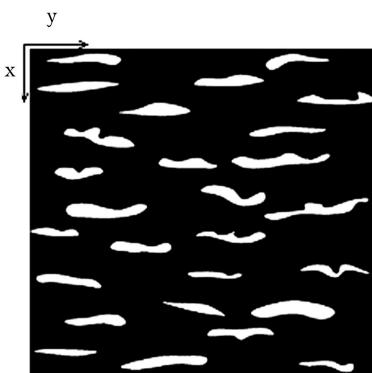
الگوریتم اولیه بازیابی فاز توسط گرجبرگ و ساکسون^[۲۵] به منظور پردازش سیگنال ارائه شده است. الگوریتم استفاده شده در این پژوهش مطابق با نسخه ارائه شده توسط فاین آپ^[۲۶] است (شکل ۳).

مطابق فلوچارت شکل ۳، الگوریتم با دریافت اطلاعات تابع همبستگی دونقطه ای شروع می شود. در اولین گام مقادیر دامنه تبدیل فوریه، $|F_k|_{ref}$ ، محاسبه می شود. سپس یک ریزساختار برای اولین گام حدس زده می شود و تبدیل فوریه ای آن محاسبه می شود. در ادامه مقادیر دامنه با $|F_k|_{ref}$ ، جایگزین مقادیر فاز حفظ می شوند. سپس تبدیل معکوس فوریه گرفته می شود و قیود معادله ۱ روی مقادیر تابع مشخصه اعمال می شوند و این روند تا جایی ادامه پیدا می کند که مقدار خطای میزان قابل قبولی برسد.

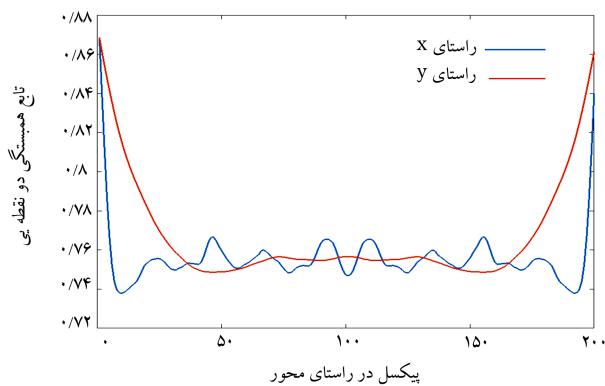
۴. نتایج

۴.۱. بازسازی ریزساختار همسانگرد

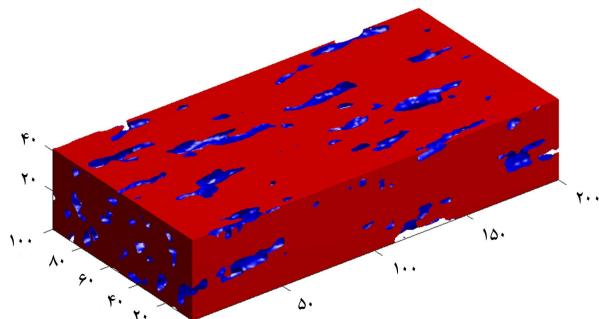
در شکل ۴ مقطعی از یک ریزساختار سه بعدی دو فازی همسانگرد با درصد حجمی فاز سفید برابر با $\rho_1 = 0.71$ با ابعاد $200 \times 200 \times 200$ پیکسل که به طور مصنوعی ایجاد شده، نشان داده شده است. مشاهده می شود که مطابق شکل ۵ مقادیر تابع همبستگی دونقطه ای در راستای محورهای x و y تقریباً یکسان است. با توجه به همسانگردی موجود، فرض می شود مقادیر تابع همبستگی در راستای محور z (Fz) نیز برابر با محور x یا y باشد. مقادیر تابع همبستگی در صفحه، (Fx,y) نیز با استفاده از مقطع موجود محاسبه می شوند. بنابراین، با استفاده از معادله ۱۴ کل تابع همبستگی، محاسبه و سپس با استفاده از الگوریتم بازیابی فاز، مطابق با



شکل ۸. مقطع طولی برای ریزساختار ناهمسانگرد به طور عرضی همسانگرد با ابعاد 200×200 و درصد حجمی $v_2 = 0,87$.



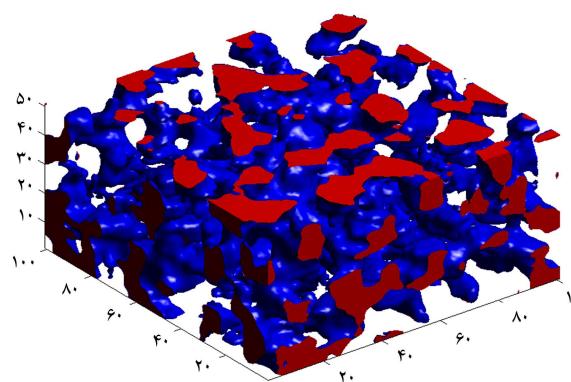
شکل ۹. مقادیر توابع همبستگی در راستای x و y برای فاز سیاه.



شکل ۱۰. زیرمجموعه‌یی از ریزساختار سه‌بعدی بازسازی شده با ابعاد $100 \times 200 \times 40$.

نظر گرفت و به کمک معادله‌ی ۱۴ مقادیر توابع همبستگی را برای کل المان حجمی نماینده به دست آورد. مطابق با شکل ۳، با معلوم بودن توابع همبستگی برای کل المان حجمی، می‌توان بازسازی ریزساختار را انجام داد. شکل ۱۰، زیرمجموعه‌یی از ریزساختار بازسازی شده را نمایش می‌دهد.

جدول ۱. محاسبه‌ی ضریب هدایت حرارتی مؤثر برای نمونه‌ی شاهد و نمونه بازسازی شده.



شکل ۷. بریشی به ابعاد $50 \times 100 \times 100$ پیکسل از فضای بازسازی شده.

از معادله‌ی ۱۵، مقدار ضریب هدایت حرارتی مؤثر محاسبه می‌شود:

$$q = -k_{eff}(T_1 - T_2) \quad (15)$$

حدود بالا و پایین، به ترتیب بر اساس میانگین حسابی و هندسی ضریب به دست می‌آید. در صورتی که k_1 و k_2 مقادیر ضرایب هدایت فاز یک و دو و v_1 درصد حجمی فاز یک باشد، حد بالا و پایین از معادلات ۱۶ و ۱۷ به دست می‌آیند:^[۲]

$$k_{eff_upp} = v_1 k_1 + (1 - v_1) k_2 \quad (16)$$

$$k_{eff_low} = (v_1/k_1 + (1 - v_1)/k_2)^{-1} \quad (17)$$

با استفاده از معادلات ۱۶ و ۱۷، با این فرض که ضریب هدایت حرارتی برای فاز یک برابر ۱ و برای فاز دو برابر ۰,۵ باشد، مقدار حد بالا $k_{eff_upp} = 0,65$ و مقدار حد پایین $k_{eff_low} = 0,59$ به دست می‌آید.

مقادیر دقیق ضرایب هدایت حرارتی مؤثر به کمک نرمافزار Avizo Fire ۸/۱ محاسبه می‌شود. جدول ۱ میانگین مقادیر ضریب هدایت حرارتی مؤثر در سه راستا را برای نمونه‌ی شاهد و نمونه بازسازی شده، نشان می‌دهد.

درصد خطای پایین بین مقادیر ضرایب هدایت حرارتی نمونه‌ی شاهد و نمونه بازسازی شده، نشان‌دهنده‌ی قدرت بالای روش پیشنهادشده در بازسازی ریزساختار بر اساس اطلاعات محدود است. قابل ذکر است که بیشترین میزان خطأ توسط معادله‌ی ۱۴ ایجاد می‌شود که میانگین مقادار آن برای نمونه‌های مختلف در حدود ۸ درصد است.^[۲]

۳.۴. بازسازی ریزساختار ناهمسانگرد

برای ریزساختارهایی نظیر شکل ۸ که مقطع در دسترس مربوط به ماده‌ی ناهمسانگرد به طور عرضی همسانگرد است و این مقطع شامل محور تقارن و در راستای طول (y) است، بازسازی سه‌بعدی را می‌توان با یک مقطع نیز انجام داد. با توجه به ناهمسانگردی موجود در ریزساختار، مطابق شکل ۹ مقادیر توابع همبستگی در دو راستا از نظر میزان نوسانات و شکل تابع با هم فرق دارند. در این حالت می‌توان توابع همبستگی در راستای محور z را برابر با مقادیر نظیر در راستای محور x در

۵. نتیجه گیری

محور تقارن ریزساختار (عمود بر صفحه همسانگرد) باشد، استفاده از یک مقطع برای بازسازی سه بعدی کافی خواهد بود. عدمه خطای موجود در روش، در هنگام تقریب توابع همبستگی سه بعدی ایجاد می شود و میانگین این خطای در حدود ۸ درصد است. همچنین، کارایی روش بر اساس خواص نمونه ای شاهد و نمونه ای بازسازی شده بر اساس ضریب هدایت حرارتی مؤثر نیز بررسی شد که میزان خطای برای نمونه ای مورد بررسی حدود ۱/۱ درصد به دست آمد. در مواردی که این میزان خطای قابل قبول باشد می توان به نحو مؤثی از این روش برای سه بعدی سازی و سپس محاسبه ای خواص ریزساختار بر اساس داده های محدود دو بعدی استفاده کرد.

پانوشت ها

1. N-point correlation function
2. cluster function
3. lineal path method
4. eigen
5. simulated annealing
6. support vector machine (SVM)
7. transversely isotropic
8. representative volume element (RVE)

منابع (References)

1. Cronin, J.S., Chen-Wiegart, Y.-C.K., Wang, J., and Barnett, S.A. "Three-dimensional reconstruction and analysis of an entire solid oxide fuel cell by full-field transmission X-ray microscopy", *Journal of Power Sources*, **233**, pp. 174-179 (2013).
2. Talukdar, M.S. Torsaeter, O. Ioannidis, M.A. and Howard, J.J. "Stochastic reconstruction, 3D characterization and network modeling of chalk", *J. Petrol. Sci. Eng.*, **35**, pp. 1-21 (2002).
3. Torquato, S., *Random Heterogeneous Materials: Microstructure and Macroscopic Properties*, New York, Springer-Verlag (2002).
4. Adams, B.L., Kalidindi, S.R. and Fulwood, D.T., *Microstructure-Sensitive Design for Performance Optimization*, Waltham, MA 02451: Butterworth-Heinemann (2013).
5. Beran, M.J., *Statistical Continuum Theories, Monographs in Statistical Physics and Thermodynamics*, New York, Interscience (1968).
6. Kröner, E. "Bounds for effective elastic moduli of disordered materials", *Journal of the Mechanics and Physics of Solids*, **25**, pp. 137-155 (1977).
7. Torquato, S. and Stell, G. "Microstructure of two-phase random media. I. the n-point probability functions", *Journal of Chemical Physics*, **77**, pp. 2071-2077 (1982).
8. Torquato, S. and Stell, G. "Microstructure of two-phase random media. II. the mayer-montrroll and kirkwood-salsburg hierarchies", *Journal of Chemical Physics*, **78**, pp. 3262-3272 (1983).
9. Torquato, S. "Effective stiffness tensor of composite media – I. exact series expansion", *Journal of the Mechanics and Physics of Solids*, **45**, pp. 1421-1448 (1997).
10. Saheli, G., Garmestani, H. and Adams, B.L. "Microstructure design of a two phase composite using two-point correlation functions", *Int. J. Comput. Aid Des.*, **11**, pp. 103-115 (2004).
11. Safdari, M., Baniassadi, M., Garmestani, H. and Al-Haik, M.S. "A modified strong-contrast expansion for estimating the effective thermal conductivity of multiphase heterogeneous materials", *Journal of Applied Physics*, **112**, pp. 114318-114318 (2012).
12. Rémond, Y., Ahzi, S., Baniassadi, M. and Garmestani, H., *Applied RVE Reconstruction and Homogenization of Heterogeneous Materials*, Great Britain: Wile-ISTE (2016).
13. Sheehan, N. and Torquato, S. "Generating microstructures with specified correlation function", *Journal of Applied Physics*, **89**, pp. 53-60 (2001).
14. Adams, B.L., Gao, X. and Kalidindi, S.R. "Finite approximations to the second-order properties closure in single phase polycrystals", *Acta Materialia*, **53**, pp. 3563-3577, (2005).
15. Fullwood, D.T., Niezgoda, S.R. and Kalidindi, S.R. "Microstructure reconstructions from 2-point statistics using phase recovery algorithms", *Acta Materialia*, **52**, pp. 942-948 (2008).
16. Quiblier, J.A. "A new three-dimensional modeling technique for studying porous media", *Journal of Colloid and Interface Science*, **98**, pp. 84-102 (1984).
17. Adler, P.M., Jacquin, C.G. and Quiblier, J.A. "Flow in simulated porous media", *International Journal of Multiphase Flow*, **16**, pp. 691-712 (1990).
18. Lanzini, A., Leone, P. and Asinari, P. "Microstructural characterization of solid oxide fuel cell electrodes by image analysis technique", *Journal of Power Sources*, **194**, pp. 408-422 (2009).

19. Yeong, C.L.Y. and Torquato, S. "Reconstructing random media II. three-dimensional media from two-dimensional cuts", *Physical Review E*, **58**, pp. 224-233 (1998).
20. Cule, D. and Torquato, S. "Generating random media from limited microstructural information via stochastic optimization", *Journal of Applied Physics*, **86**, pp. 3428-3428 (1999).
21. Bochenek, B. and Pyrz, R. "Reconstruction of random microstructures – a stochastic optimization problem", *Computational Materials Science*, **31**, pp. 93-112 (2004).
22. Sundararaghavan, V. and Zabaras, N. "Classification and reconstruction of three-dimensional microstructures using support vector machines", *Computational Materials Science*, **32**, pp. 223-239 (2005).
23. Baniassadi, M., Garmestani, H., Li, D.S., Ahzi, S., Khaleel, M. and Sun, X. "Three-phase solid oxide fuel cell anode microstructure realization using two-point correlation functions", *Acta Materialia*, **59**, pp. 30-43 (2011).
24. Hasanabadi, A., Baniassadi, M., Abrinia, K., Safdari, M. and Garmestani, H. "3D microstructural reconstruction of heterogeneous materials from 2D cross sections: A modified phase-recovery algorithm", *Computational Materials Science*, **111**, pp. 107-115 (2016).
25. Gerchberg, R.W. and Saxton, W.O. "A practical algorithm for the determination of phase from image and diffraction plane pictures", *OPTIK*, **35**, pp. 237-246 (1972).
26. Gokhale, A.M., Tewari, A. and Garmestani, H. "Constraints on microstructural two-point correlation functions", *Scripta Materialia*, **53**, pp. 989-993 (2005).
27. Fullwood, D.T., Kalidindi, S.R., Niezgoda, S.R., Fast, A. and Hampson, N. "Gradient-based microstructure reconstructions from distributions using fast Fourier transforms", *Materials Science and Engineering A*, **494**, pp. 68-72 (2008).
28. Jiang, Z., Chen, W. and Burkhardt, C. "Efficient 3D porous microstructure reconstruction via Gaussian random field and hybrid optimization", *Journal of Microscopy*, **252**, pp. 135-148 (2013).
29. Fienup, J.R. "Reconstruction of an object from the modulus of its Fourier transform", *Optics Letters*, **3**, pp. 27-29 (1978).