jh170018

分子動力学法とフェーズフィールド法の融合による 粒成長の高精度解析法の構築

高木知弘 (京都工芸繊維大学)

金属材料は多結晶組織を有しており、この組織を如何に微細化し高強度化を達成するか が、金属材料の軽量化や新材料開発において鍵となる.このため、多結晶組織を形作る 粒成長過程を高精度に予測することが重要である.昨年度の研究において、分子動力学 法による自発的凝固核生成から粒成長までを連続して評価可能な計算に成功した.一方 で、粒成長は粒界移動の駆動力が小さく、特に粒サイズが大きくなると組織発展が極端 に遅くなり、分子動力学法のみによる計算は困難となる.そこで本研究では、分子動力 学法とフェーズフィールド法計算を連続して行うことで、凝固核生成から粒成長後期ま でを連続して表現可能な、新しい高精度粒成長解析法の構築を目指す.本年度は、分子 動力学法による1億原子系に対する長時間の粒成長計算を行った.また、分子動力学計 算から得られる多結晶構造を初期構造とするマルチフェーズフィールド法による粒成長 計算を可能とした.

- 1. 共同研究に関する情報
- (1) 共同研究を実施した拠点名 東京工業大学
- (2) 共同研究分野
 - 超大規模数値計算系応用分野
 - □ 超大規模データ処理系応用分野
 - □ 超大容量ネットワーク技術分野
 - □ 超大規模情報システム関連研究分野

(3) 参加研究者の役割分担

高木 知弘(京都工芸繊維大学・機械工学系) 研究全体の総轄, GPU並列コーディング,大 規模フェーズフィールド計算実行,データ処 理&考察,論文執筆

青木 尊之 (東京工業大学・学術国際情報セン ター)

大規模 GPU 計算の総轄,並列 GPU コードの チューニング

大野 宗一(北海道大学・大学院工学研究院) 定量的フェーズフィールドモデル構築,デー 夕整理&考察,論文執筆

澁田 靖(東京大学・大学院工学系研究科)
大規模分子動力学計算の実行,大規模分子動
力学計算データ整理&考察,論文執筆
下川辺 隆史(東京大学・情報基盤センター)
並列 GPU コードのチューニング,大規模デー

タ処理&可視化サポート

坂根 慎治 (京都工芸繊維大学・工芸科学研究 科)

GPU 並列コーディング,データ処理用コードの作成

三好 英輔 (京都工芸繊維大学・工芸科学研究 科)

大規模フェーズフィールド計算実行,フェー ズフィールド計算データ処理&考察,論文執 筆

大喜多 慎(東京大学・大学院工学系研究科) 大規模分子動力学計算の実行,分子動力学計 算データ処理&考察,論文執筆

2. 研究の目的と意義

通常の金属材料は多結晶組織を有してお り、この組織を如何に微細化し高強度化を達 成するかが、金属材料の軽量化や新材料開発 において鍵となる.多結晶組織を形作る粒成 長(grain growth)は高温の材料内部で生じる 現象であり、実験による観察は不可能である. そのため、コンピュータシミュレーションに よる再現が不可欠となる.

昨年度の研究において、分子動力学(molecular dynamics : MD) 法による自発的

凝固核生成から粒成長までを連続して評価 可能な計算に世界で初めて成功した.これは, 演算性能の高い Graphics Processing Unit (GPU)による計算の高速化と,複数 GPU 並列 化による計算の大規模化によって達成され た.しかしながら粒成長は粒界駆動力が小さ く,特に粒サイズが大きくなる粒成長後期は MDによる計算は極めて困難となる.そこで 本研究では,凝固核生成から粒成長後期まで を連続して表現可能な,MDとフェーズフィ ールド(phase-field:PF)計算を連続して行う, 新しい高精度粒成長解析法の構築を目的と する.

材料開発を加速させるための新しい潮流 であるマテリアルズ・インフォマティクス戦 略が世界各国で立ち上がり,競争が激化して いる.構造材料開発においては、メゾスケー ルにおける材料組織を精度良く表現可能な PF 法の利用が不可欠である.しかしながら実 材料の挙動を表現するには、①モデルの精度 が不十分であること, ②界面物性値の情報が 不足していること,③計算コストが高いこと の3つの未解決問題が残っており、マテリア ルズ・インフォマティクスで用いる準備が整 ったとはいえない状況である. このため, PF 計算における上記問題の解決が喫緊の課題 である.本研究はこれらの問題解決に取り組 むものであり、マテリアルズ・インフォマテ ィクスを成功させ新材料開発を加速させる ために極めて重要かつ意義深い研究である. また,異なるスケールを扱う MD 法と PF 法 を連続して用いる計算法は殆ど例がなく,特 に大規模シミュレーションを適用したもの は皆無である.このように、新しい手法の提 案という点において極めて独創性が高く,当 該分野に与えるインパクトの大きい研究で ある.

当拠点公募型共同研究として実施した意義 3. 申請者らのこれまでの研究成果より, GPU の利用によって PF 計算と MD 計算の極めて 良好な高速化を達成可能であることが示さ れた. また,両手法の複数 GPU 並列計算に よって,世界的にまだどのグループも達成で きない時空間スケールにおける材料組織形 成シミュレーションが可能であることを示 した.本一連の研究は、国内外で極めて高く 評価されており、本研究を発展させることは 計算材料学の更なる発展に大きく寄与し, ま た日本の研究力を世界に示すことができる. この研究は複数 GPU を用いた大規模計算に よって初めて達成できるため, GPU スパコン TSUBAME の利用が不可欠である.加えて、 本研究グループは, PF法(高木・大野), MD 法(澁田),材料学(高木・大野・澁田),大 規模計算(青木・下川辺)の各分野の研究を 牽引する研究者によって構成され,本共同研 究を行うことで日本発の世界一の研究が可 能となる.以上のことから、本研究を当拠点 公募型共同研究として実施する必要性は極 めて高い. また, 当該分野において最先端の 研究を行うという点で意義深い研究である.

4. 前年度までに得られた研究成果の概要

粒成長に関する研究は,平成 27 年度から 行っている.以下,27 年度と28 年度の過去 2 年間の成果を示す.

4.1 MD コードの GPU 化と単一 GPU 計算

純鉄に対する Finnis-Sinclair (FS)ポテンシ
ャルを用いた単一 GPU 用コードを作成し,
MD 計算の高速化に対しても GPU 計算は効
果的であることを確認した.

図1は、単一 GPU を用いた MD 計算によ る、純 Fe 過冷却融液からの自発的均質核生 成とその後の凝固過程の結果である[Acta Mater. 105 (2016) 328-337]. 詳細な考察の結果, 核生成速度は、融液内の 20 面体クラスター の密度と自己拡散の大きさのバランスによ

 $\mathbf{2}$

って決定され、それによってある温度におい て核生成速度が最大となることを明らかに した.



Fig. 1 Effects of system thickness on MD simulations during nucleation and solidification from undercooled pure Fe. [Acta Mater. 105 (2016) 328-337]

4.2 超大規模 MD シミュレーション

MD 計算を大規模かつ高速化するため, 複 数 GPU 並列コーディングを行い, 良好な並 列演算性能を確認した. 次いで, 10 億原子の 超大規模シミュレーションに成功した. この 規模の計算になると可視化およびデータ処 理が困難になる. このため, 原子情報を規則 格子情報に落とし込む粗視化と, 粒方位や隣 接粒との方位差などを決定するデータ処理 を TSUBAME 上で行うコードも作成した.

上記 10 億原子系超大規模 MD シミュレー ションのデータを整理し,詳細な考察を行う ことで論文を執筆し,Nature Communications に 掲 載 さ れ た [Nature Communications, 8 (2017) 10]. 図 2 に計算より得られたスナップ ショットを示す.系の初期サイズは 236.8 × 236.8 × 236.8 nm³,鉄原子数は 1.024×10⁹ 個 である.ポテンシャルには bcc Fe に対する FS ポテンシャルを用い,温度は融点 T_m に対し て 0.58 T_m と 0.67 T_m を対象とし,2,000 ps の計 算を 512 GPU を用いて行った.この結果よ り,凝固終了直後の方位分布は完全にランダ ムであり統計的に十分な領域サイズである こと,均質核生成は完全にランダムではなく 先に核生成した核周辺に不均質な核生成が 生じやすいことなど、新しい発見を得た.



Fig. 2 Snapshots during very-large-scale MD simulations with spontaneous homogeneous nucleation and solidification. [Nature Communications, 8 (2017) 10]

4.3 大規模粒成長 MD シミュレーション

図2に示した MD 計算を更に長時間行うと 粒成長を見ることができる.しかしながら, 図2の計算で用いた領域は超大規模であり, これを長時間続けることは現実的ではない. このため,約1/10の1億原子(正確には 113,246,208原子),110×110×110 nm³の初期 領域サイズを対象として粒成長シミュレー ションを行った.温度 Tは,図6と同じ0.58 T_m と0.67 T_m を対象とし,128 GPUを用いて並列 計算を行った.図3は, $T = 0.58T_m$ における 組織変化のスナップショットである.粒が粗 大化し粒数が減少していることがわかる.



Fig. 3 Snapshots during large-scale MD simulation of grain growth.

4.3 MPF モデルの並列 GPU コーディング

PF 法によって図 3 のような粒成長を表現 する場合,図4に示すように粒毎に PF 変数 ¢ を用いるマルチフェーズフィールド (multi-phase-field:MPF)モデルを用いる.つま り,例えば100万個の結晶粒を取り扱う場合, 100万個の¢ を各格子点に保存する必要があ る.しかしながら,これは膨大なメモリを必 要とする.このため,active parameter tracking (APT)と呼ばれる手法を用いることでメモリ を節約し,MPF モデルの GPU 並列化を行っ た.



Fig. 4 Multi-phase-field variables for polycrystalline system.

4.4 超大規模 PF 粒成長シミュレーション

図 5 に,構築した GPU 並列 MPF コードを 用いた超大規模理想粒成長シミュレーショ ンの結果を示す[npj Computational Materials 3 (2017) 25]. 格子点数は 2,5603, 初期粒数は 3,125,000個,使用したGPU数は800である. 本シミュレーションは、これまで行われた粒 成長シミュレーションのサイズを圧倒する 世界最大の理想粒成長シミュレーションで あり, 35,000 ステップから 75,000 ステップ間 において定常成長状態を達成することがで きた.図6は、定常成長時(75,000ステップ) における粒サイズ分布を示している.実線は これまで正しいと信じられてきたHillert理論 である.図6からわかるように、本計算で得 られた実際の粒サイズ分布はHillert理論とは 異なる分布を示し,これまで広く認められて

きた理論を覆す成果を得た.また、本成果に 基づき、理想粒成長に関する幾つかの新しい 理論式を提案した.



Fig. 5 Snapshots during very-large-scale MPF grain growth simulation.



Fig. 6 Grain size distribution at steady state growth condition (75,000th step).

5. 今年度の研究成果の詳細

第4章で示したように、過去2年間の MD と MPF を用いた本粒成長研究は極めて良好 に進行している.今年度は、昨年度までの成 果によって Nature 系のジャーナルに 2 編の 論文を掲載するに至った.いずれも超大規模 計算によってのみ達成できた成果であり、本 共同研究が極めて効果的に行われているこ とを示している.本年度は、図3に示した大 規模 MD 粒成長計算を継続して行い、結果を 考察することで論文を執筆し掲載された.ま た, MD 計算結果を MPF 計算の初期構造と する MD と MPF の連続計算を可能とする手 法を構築し, 論文を投稿した.以下, 各成果 を説明する.

5.1 大規模 MD 粒成長シミュレーション

図 3 に示す MD 粒成長シミュレーション を、初期原子位置を変えて 2 通り、30,000 ps まで行い、結果に対する詳細な考察を行った. 図 7 に多結晶形態の時間変化を示す.図(a)は 液相からの固相核生成とその後の凝固,図(b) は粒成長過程である. t = 500 ps において約 1500 個の粒が、t = 30000 ps において150 個 まで単調に減少し、2 つのシミュレーション においてほぼ同じ粒サイズで変化している ことがわかる.このため、粒成長を表現する には十分な空間を確保できていることがわ かる.図 8 は、2 乗平均粒半径<r(t)²の時間 変化を示している.等方性粒界特性における 理想粒成長においては、

$$< r(t) >^{2} - < r(t_{0}) >^{2} = KM \sigma(t - t_{0})$$
 (1)

で表される放物線成長則が成り立つことが 知られており,図8中の実線で示すように粒 成長初期は式(1)に従った変化が確認される. しかしながら,t = 5000 ps以降では変化が直 線からずれていることがわかる.なお,式(1) において,K は粒構造の幾何学的な情報を反 映したカイネティック係数,M は粒界モビリ ティ, σ は粒界エネルギーであり,理想粒成 長問題ではいずれも定数である.t = 5000 psにおける理想粒成長からのずれは, $KM\sigma$ が 変化したことにより生じる.これを詳細に考 察した結果,Kは粒成長の過程でほぼ一定で, reduced mobility と呼ばれる $M\sigma$ が時間ととも に単調に減少することに起因することを明 らかにした.

上記の成果は、冶金学の分野で最も権威の あるジャーナルの一つである Acta Materialia(IF = 5.301)に投稿し採択された.



Fig. 7 Snapshots of simulation cells for (a) initial nucleation, solidification and (b) subsequent grain growth for two independent calculations of 30000 ps.



Fig. 8 Squared average grain size as a function of time.

5.2 MD 粒構造を用いた MPF 計算法の開発

MD と MPF により粒成長計算を連続的に 行うために, MD 計算で得られる多結晶構造 を MPF データに変換する方法を構築した. 図9に擬2次元計算の結果を示す. MD計算 は, [Scientific Reports 5 (2015) 13534]の結果を 用いた. 図9は MD 粒成長計算結果(左図) から, MPF 計算用初期データ(右図)を作成 する流れを示したものである.まず, MD 計 算結果に対して, 方位差 3°以下の隣接原子を 一つの単結晶と判断するクラスタ判定を行 う(左図). 次いで,原子配置に対して MPF 計算で用いる差分格子を重ね,格子点の方位 を決定する.この際,格子点の方位情報は完 全にステップ状であるため,曲率効果を排除 した MPF 緩和計算を行い, MPF 計算用初期 構造(右図)を得る.



Fig. 9 Procedure to develop an initial polycrystalline structure for MPF simulation from MD simulation result.



Fig.10 MD and MPF grain growth simulations from the same initial polycrystalline structure.

図 10 は、図 9 の多結晶構造からの MD (左 図) と MPF (右図) による粒成長計算結果で ある. 粒界を 3° 以上としているため, MD と MPF 間において初期構造から少しの違いが あり,時間発展とともに多結晶構造の違いが 大きくなっている. 本 MPF 計算は, 粒界特 性を等方性としているため, MD 計算結果と 一致しないのは仕方ないが,全体的な粒成長 の傾向は予想していたよりもよく一致して おり,極めて興味深い結果である. また, 図 11 に示すように, 3 次元問題でも同様の作業 とシミュレーションを可能とし,5.1 節の MD 粒成長シミュレーション結果の考察におい て用いられた. 上記の成果は論文を執筆し,現在ジャーナ ルに投稿中である.



Fig. 11 Computational procedure to initiate MPF polycrystalline structure from three-dimensional MD simulation result.

5.3 3D 組織とその 2D 断面組織の関連付け

図5に示す超大規模理想粒成長マルチフェ ーズフィールドシミュレーションのデータ を用いて、3次元多結晶組織とその2次元断 面組織の関係付けを可能とする理論式の導 出に成功した.実際の組織観察は、今日でも 2次元断面組織観察が主流であり、2次元断 面組織から3次元組織を予測する技術の確立 は材料開発の分野において大変重要である.

上記の成果は論文を執筆し,現在ジャーナルに投稿中である.

6. 今年度の進捗状況と今後の展望

今年度は、研究成果が Nature 系ジャーナル である Nature Communications (IF = 13.092)と npj Computational Materials の 2 編のジャーナ ルに出版され、いずれに対してもプレスリリ ースを行うに至った.また、これらの継続研 究の成果が Acta Materialia (IF = 5.301)に掲載 され、確実に研究が進んでいることを証明し ている.1年間に渡って継続的に TSUBAME による計算を行うことができ、ポイントを計 画的に消費することができた.さらに、MD か ら PF への連続した粒成長シミュレーション を可能とし、新しいマルチスケール解析法の 構築に至った.今後、本手法の高精度化を図 るべく研究を継続する. 7. 研究成果リスト

(1) 学術論文

<u>E. Miyoshi, T. Takaki, M. Ohno, Y. Shibuta,</u> Bridging molecular dynamics and phase-field methods for grain growth prediction, (2018). (submitted)

<u>E. Miyoshi, T. Takaki, M. Ohno, Y. Shibuta, S.</u> <u>Sakane, T. Shimokawabe, T. Aoki</u>, Correlation between three-dimensional and cross-sectional characteristics of ideal grain growth: Large-scale phase-field simulation study, (2018). (submitted)

<u>S. Okita, E. Miyoshi, S. Sakane, T. Takaki, M.</u> <u>Ohno, Y. Shibuta</u>, Grain growth kinetics in submicrometer-scale molecular dynamics simulation, Acta Materialia (2018). (in press)

<u>Y. Shibuta, S. Sakane, E. Miyoshi, S. Okita, T. Takaki, M. Ohno</u>. Heterogeneity in homogeneous nucleation from billion-atom molecular dynamics simulation of solidification of pure metal, Nature Communications 8 (2017) 10.

<u>S. Okita</u>, W. Verestek, <u>S. Sakane</u>, <u>T. Takaki</u>, <u>M. Ohno, Y. Shibuta</u>. Molecular dynamics simulations investigating consecutive nucleation, solidification and grain growth in a twelve-million-atom Fe-system, Journal of Crystal Growth 474 (2017) 140-145.

<u>E. Miyoshi, T. Takaki, M. Ohno, Y. Shibuta, S.</u> <u>Sakane, T. Shimokawabe, T. Aoki</u>. Ultra-largescale phase-field simulation study of ideal grain growth, npj Computational Materials 3 (2017) 25.

<u>E. Miyoshi, T. Takaki</u>. Multi-phase-field study of the effects of anisotropic grain-boundary properties on polycrystalline grain growth, Journal of Crystal Growth 474 (2017) 160-165. (2) 国際会議プロシーディングス無し

(3) 国際会議発表

<u>Y. Shibuta, S. Sakane, E. Miyoshi, S. Okita, T. Takaki, M. Ohno</u>, Molecular dynamics approach to solidification microstructure [invited], TMS 2018 Annual Meeting & Exhibition (TMS2018), March 11-15, 2018, Phoenix Convention Center, Phoenix, Arizona, USA

<u>E. Miyoshi, T. Takaki, M. Ohno, Y. Shibuta, S.</u> <u>Sakane, T. Shimokawabe, T. Aoki</u>, Statistical behavior of ideal grain growth: an ultra-large-scale phase-field simulation study, TMS 2018 Annual Meeting & Exhibition (TMS2018), March 11-15, 2018, Phoenix Convention Center, Phoenix, Arizona, USA

<u>E. Miyoshi, T. Takaki, M. Ohno, Y. Shibuta, S.</u> <u>Sakane, T. Shimokawabe, T. Aoki</u>, Phase-field study on the comparison of grain growth microstructures from three-dimensional and crosssectional observations, 10th Pacific Rim International Conference on Modeling of Casting and Solidification Processes (MCSP2017), Aug. 21-23, 2017, Macrolink Legend Hotel, Beijing, China.

<u>Y. Shibuta, S. Sakane, E. Miyoshi, S. Okita, T. Takaki, M. Ohno</u>, Molecular dynamics approach to nucleation and solidification [Invited], 10th Pacific Rim International Conference on Modeling of Casting and Solidification Processes (MCSP2017), Aug. 21-23, 2017, Macrolink Legend Hotel, Beijing, China.

<u>S. Okita, S. Sakane, E. Miyoshi, T. Takaki, M.</u> <u>Ohno, Y. Shibuta</u>, Grain growth in large-scale molecular dynamics simulation, 10th Pacific Rim International Conference on Modeling of Casting and Solidification Processes (MCSP2017), Aug. 21-23, 2017, Macrolink Legend Hotel, Beijing, China.

<u>Y. Shibuta, S. Sakane, E. Miyoshi, S. Okita, T. Takaki, M. Ohno</u>, Very large scale molecular dynamics simulation of solidification [Invited Lecture], 6th Decennial International Conference on Solidification Processing (SP17), 25th-28th July 2017, Beaumont Estate, Old Windsor, UK.

(4) 国内会議発表

 ○<u>三好英輔</u>,<u>高木知弘</u>,<u>澁田靖</u>,<u>大野宗一</u>,分 子動力学計算による生成組織を初期構造とし た Multi-Phase-Field 粒成長計算,日本機械学 会 第 30 回計算力学講演会,2017/9/16-18. (近 畿大学 東大阪キャンパス)

 ○三好英輔,高木知弘,大野宗一, 澁田靖, 坂 根慎治,青木尊之, 断面観察からの立体的結 晶粒組織の推定に関する Phase-Field 法による 研究,日本鉄鋼協会第 174 回秋期講演大会, 2017/9/6-8. (北海道大学 札幌キャンパス)

○<u>大喜多慎, 澁田靖, 坂根慎治</u>, <u>高木知弘</u>, <u>大</u> <u>野宗一</u>, 粒成長停滞機構解明に向けた超大規 模分子動力学法シミュレーション, 日本鉄鋼 協会第 174 回秋期講演大会, 2017/9/6-8. (北海 道大学 札幌キャンパス)

○<u>三好英輔,高木知弘,大野宗一,</u> <u>根慎治,</u><u>*下川辺隆史*,<u>青木尊之</u>,大規模 3D multi-phase-field 計算に基づく 2D 断面上の粒 成長挙動評価,第 22 回計算工学講演会, 2017/5/31-6/2.(ソニックシティー)</u>

(5) その他(特許, プレス発表, 著書等) 理想粒成長の統計的ふるまいを超大規模シミ ュレーションにより解明(京都工芸繊維大学 https://www.kit.ac.jp/2017/07/nature-partnerjournal/), <u>E. Miyoshi</u>, <u>T. Takaki</u>, <u>M. Ohno</u>, <u>Y.</u> <u>Shibuta</u>, <u>S. Sakane</u>, <u>T. Shimokawabe</u>, <u>T. Aoki</u>. Ultra-large-scale phase-field simulation study of ideal grain growth, npj Computational Materials 3 (2017) 25.

完全な均質核生成は起こりえるのか? -ス パコンを用いた超大規模分子動力学シミュレ ーションで実証- (東京大学,京都工芸繊維 大学,北海道大学 http://www.t.u-tokyo.ac.jp/fo e/press/setnws_20170406154030766965468182.h tml), <u>Y. Shibuta, S. Sakane, E. Miyoshi, S. O</u> <u>kita, T. Takaki, M. Ohno</u>. Heterogeneity in ho mogeneous nucleation from billion-atom molec ular dynamics simulation of solidification of p ure metal, Nature Communications 8 (2017) 1 0.