原子力材料研究の最前線





小林恵太^{*}」 中村博樹^{*}2 板倉充洋^{*}3 町田昌彦^{*}4 奥村雅彦^{*}2

1. はじめに

核燃料の研究開発において,原子炉運転時からシビアアク シデント時の融点付近に至る温度領域まで,核燃料物質の詳 細挙動を把握することが必須となる.しかし,その取扱いの 困難さから,実験を行うことは簡単ではない.また,核燃料 物質は融点が非常に高く,二酸化トリウム(ThO₂)では3600 K以上となる.従って,融点に近い超高温下での核燃料物 質の性質を詳細且つ精確に把握することは困難となる.そこ で,計算機によるシミュレーションにより,核燃料物質の高 温物性を評価することが,困難な実験を補完および代替する 方法として大いに期待されてきた.

核燃料物質のシミュレーションとしては古典分子動力学法 が広く用いられる.古典分子動力学法は原子を質点として扱 い,力場と呼ばれる比較的簡単な関数で原子間相互作用を近 似し,ニュートン運動方程式の積分を行うことにより,原子 の挙動をシミュレーションするものである.古典分子動力学 法を用いる利点は数千~万原子,数ナノ秒程度の大規模長時 間分子動力学シミュレーションが可能であることが挙げられ る.しかし,その精度は力場の関数形とそこに含まれる経験 的パラメーターに大きく依存し,全ての実験値を精度良く再 現することは一般に困難である.古典分子動力学法の他に, よく使用される方法としては第一原理分子動力学法が挙げら れる.この手法は第一原理計算と呼ばれる量子力学計算手法 に基づいて原子間に働く力を決定する方法であり,経験的パ ラメーターを用いることなく"第一原理"から高精度な物性 値評価を可能にする.しかし,第一原理計算は計算コストが 原子数の3乗に比例して増加するため、扱える原子数・シ ミュレーション時間が強く制限される。例えば、スーパーコ ンピューターを用いても、数百原子・数十ピコ秒程度の計算 が限界である。

上記のように、古典分子動力学法は大規模系の長時間シミ ュレーションが可能だが全ての物理量を正確に評価すること が難しく、第一原理分子動力学法は高精度だが大規模系の長 時間シミュレーションが難しい.一方で、核燃料物質の高温 物性シミュレーションには大規模かつ長時間のシミュレーシ ョンが不可欠であり、さらに、原子力発電の安全性評価のた めには同時に高い精度が要求される.これらの厳しい要求に 応えるシミュレーション手法は長い間存在しなかった.

近年,機械学習分子動力学法⁽¹⁾と呼ばれる古典分子動力学 法と第一原理分子動力学法の両者の長所を持ち合わせた手法 が材料科学の分野で広く使われ始めた.この手法は大量の第 一原理計算結果を機械学習した相互作用ポテンシャルを用い て分子動力学法を実行するものであり,第一原理計算とほぼ 同程度の精度を保ちながら大規模系での分子動力学法の実行 を可能にするものである.機械学習分子動力学法を用いるこ とにより,核燃料物質の超高温物性の高精度シミュレーショ ンが可能になることが期待される.本原稿では先ず機械学習 分子動力学法の概要と著者らが行った酸化トリウムの高温物 性への適用事例⁽²⁾⁽³⁾に関して紹介する.

2. 機械学習分子動力学法の概要

原子間の相互作用は,一般に系に含まれる全ての原子の座 標の関数であるが,古典分子動力学法では,少数の経験的パ

1)任期付研究員 2)研究主幹 3)室長 4)副センター長(〒277-0871 柏市若柴178-4 柏の葉キャンパス148街区4東京大学柏の葉キャンパス駅前サテライト4F)

Keywords: machine learning, molecular dynamics, first-principles calculations, nuclear fuels, high-temperature properties 2022年11月7日受理[doi:10.2320/materia.62.175]

^{*} 国立研究開発法人 日本原子力研究開発機構 システム計算科学センター シミュレーション技術開発室;

Machine Learning Molecular Dynamics Simulations for Evaluation of High–Temperature Properties of Nuclear Fuel Materials; Keita Kobayashi*, Hiroki Nakamura*, Mitsuhiro Itakura*, Masahiko Machida* and Masahiko Okumura*(*Center for Computational Science and e–Systems, Japan Atomic Energy Agency, Kashiwa)

ラメーターで指定される 2 原子間距離の関数が用いられる ことが多い. つまり,古典分子動力学法では,座標 \mathbf{r}_i を持 つN個の原子を含む系の相互作用ポテンシャル $V(\mathbf{r}_1, \mathbf{r}_2, \dots, \mathbf{r}_N)$ は 2 原子間距離 $(\mathbf{r}_{ij} = |\mathbf{r}_i - \mathbf{r}_j|)$ のみに依存する 2 体型 ポテンシャル $V_{\text{pair}}(\mathbf{r}_{ij})$ を用いて $V(\mathbf{r}_1, \mathbf{r}_2, \dots, \mathbf{r}_N) \approx$ $\sum_{i < j}^N V_{\text{pair}}(\mathbf{r}_{ij})$ と近似する. 例えば核燃料物質の古典分子動力 学法シミュレーションでは主にバッキンガムポテンシャル,

 $V_{\text{pair}}(r_{ij}) = q_i q_j / 4\pi\epsilon_0 r_{ij} + A_{\alpha_i \beta_i} \exp\left(-B_{\alpha_i \beta_i} r_{ij}\right) - C_{\alpha_i \beta_i} / r_{ij}^6$ が使用される. 第1項はクーロンポテンシャル(qi:電荷, ϵ_0 :真空の誘電率),第2項はパウリの排他律に起因する原 子間斥力, 第3項はロンドン分散力による原子間引力を表 しており, $A_{\alpha_i\beta_i}, B_{\alpha_i\beta_i}, C_{\alpha_i\beta_i}$ は原子種 α_i, β_i に依存する経験的 パラメーターである.経験的ポテンシャルのパラメーターは 格子定数,弾性定数等の実験データ,または第一原理計算の 結果を再現するように決められる. 核燃料物質に対する経験 的ポテンシャルの詳細はレビュー⁽⁴⁾⁻⁽⁶⁾に譲るが、これまで に核燃料物質の物性を再現するために様々な経験的ポテンシ ャルとそのパラメーターが提案されてきたことがわかる.し かし, 簡単な2体型の経験的ポテンシャルでは融点等の高 温物性の再現が難しいことが報告されている⁽⁵⁾⁽⁶⁾.このよう な困難を克服するために,原子埋め込み法(embedded atom potential)と呼ばれる、多体効果を取り入れたポテンシャル が用いられるようになった. この手法は,相互作用ポテンシ ャルを次のように近似する: $V(\mathbf{r}_1, \mathbf{r}_2, \dots, \mathbf{r}_N) \approx V_{\text{EAM}}(\mathbf{r}_{12}, \dots, \mathbf{r}_N)$ $r_{13}, \dots, r_{(N-1)N} = \sum_{i=1}^{N} [F_{\alpha_i}(\sum_{i\neq i}^{N} \rho_{\beta_i}(r_{ij})) + \sum_{i< i}^{N} V_{\text{pair}}(r_{ij})], \quad \mathbb{Z}$ こで ρ_{α} は原子種 α に依存する電子密度, F_{α} は電子密度の関 数であるが、単純な関数が仮定され用いられることが多い. 原稿執筆時で、最も成功した原子埋め込み法経験的ポテンシ ャルは "Cooper-Rushton-Grimes (CRG) ポテンシャル"(7)で ある.しかし、多体効果を取り入れたとしても経験的ポテン シャルでは全ての物性値を再現することは困難である.なぜ なら、本来の原子間ポテンシャル $V(\mathbf{r}_1, \mathbf{r}_2, \cdots, \mathbf{r}_N)$ を少数の パラメーターしか持たない簡単な関数で正確に近似すること は難しいからである.特に,経験的ポテンシャルのほとんど は,原子座標の関数である相互作用ポテンシャルを原子間距 離の関数で近似するが($V(\mathbf{r}_1, \mathbf{r}_2, \dots, \mathbf{r}_N) \approx V_{\text{emp}}(\mathbf{r}_{12}, \mathbf{r}_{13}, \dots, \mathbf{r}_N)$ $r_{(N-1)N}$), これには限界があることは明らかだろう.

最近,相互作用ポテンシャルを,人工ニューラルネットワ ーク等を用いた「機械学習ポテンシャル」で高精度に近似し, さらにこれまで不可能だった大規模系の高精度分子動力学法 シミュレーションを可能にする「機械学習分子動力学法」が 提案された.以下では人工ニューラルネットワークを用いた 機械学習ポテンシャルについて概説する.

人工ニューラルネットワークを用いて相互作用ポテンシャ ルを構築するという試みは1995年の Blank の論文⁽⁸⁾まで遡 る.この定式化では、原子座標等の自由度とエネルギーをそ れぞれ人工ニューラルネットワークの入力と出力とし、出力 が第一原理計算により得られたエネルギーと一致するように 人工ニューラルネットワークのパラメーターを訓練する.こ の試みは一定の成功を収めたが、

- 1. 決まった原子数の系しか計算できない
- 2. 相互作用ポテンシャルが満たすべき対称性が保証され ない

という二つの問題が残った. 一つ目の問題は、人工ニューラ ルネットワークの入力は常に一定の次元となるため、原子座 標等を入力とする場合には、原子数が一定のものしか扱えな いことに起因する. つまり, N原子系の第一原理計算結果 を学習したニューラルネットワークポテンシャルは同じ N 原子系のシステムにしか適用が出来なくなる.二つ目の問題 は、相互作用ポテンシャルが満たすべき対称性(並進、回 転,同種原子間の置換対称性)を人工ニューラルネットワー クが有していないことである. 例えば, 系に含まれる全原子 の座標を回転させた場合に相互作用ポテンシャルは変化しな いが、原子座標を入力とする人工ニューラルネットワークポ テンシャルはその保証がない. 原理的には,回転変換した座 標に同じエネルギーを対応させた教師データを用意してこれ ら全てを学習させれば座標に対する回転不変性が実現できる が、無限個の教師データが必要になるため現実的でない.こ れらの問題から人工ニューラルネットワークポテンシャルの 適用は限られたものとなっていた.

初期人工ニューラルネットワークポテンシャルのこれらの 問題点は2007年の Behler-Parrinello の方法⁽¹⁾により解決さ れ、以後人工ニューラルネットワークポテンシャルは物理・ 化学・材料科学分野において広く適用されていくようにな る. 彼らは原子座標そのものではなく, 原子配置の特徴量を 人工ニューラルネットワークの入力として、これらの問題を 解決した(図1). さらに、この定式化では、全系のエネルギ ーは系内の各原子に付随した「原子エネルギー」に分割可能 であることを仮定することによって、教師データの系よりも 大きな系の分子動力学シミュレーションを可能にした. さら に, Behler-Parrinelloの方法では, この「原子エネルギー」 は近くの原子配置で決まるという仮定を置く. つまり, ある 原子iに注目した場合,座標 r_i に存在する原子iを中心とす る適当な半径 R_cを持つ球内の周辺原子の相対的な位置情報 $R_i = \{r_{ij} = r_i - r_i | r_{ij} = |r_{ij}| \le R_C\}$ から,周辺原子の数によらな い一定次元の記述子 G(R_i)を作って人工ニューラルネットワ ークへの入力とし、出力として原子 i の原子エネルギー $e(G(R_i))$ を得るとするのである.この操作を全原子に対し 行い, それらを合計することにより, 全エネルギーを表す人 エニューラルネットワークの出力 $E_{ANN} = \sum_{i}^{N} e(\boldsymbol{G}(\boldsymbol{R}_{i}))$ を得 る.人工ニューラルネットワークのパラメーターは出力 E_{ANN} が第一原理計算エネルギー E_{DFT} と一致するように訓 練される. さらに, 彼らは記述子の成分として「対称関数 (symmetry function)」と名付けられた次の関数を提案した.

特



図1 Behler-Parrinello型ニューラルネットワークポテンシャルの模式図. (オンラインカラー)

となる適当なカットオフ関数である. $\eta_{\alpha}, r_{s,\alpha}, \xi_{\beta}, \lambda_{\beta}, \eta'_{\beta}$ は周 辺情報 R_i を記述子にエンコードする際のパラメーターで, 例えば, $G_{i,\alpha}^{\text{R}}$ は,原子 *i* から距離 $r_{s,\alpha}$ 離れた位置の幅 $\sqrt{2/\eta_{\alpha}}$ 程度の領域に何個の原子が存在するか,という情報を表して いる.これらの関数を用いて,記述子 $G(R_i) = (G_{i,1}^{\text{R}} \cdots G_{i,M_{\text{R}}}^{\text{R}})$ を構成する.記述子の次元は $G_{i,\alpha}^{\text{R}} \ge G_{i,\beta}^{\text{A}}$ のパラ メーターの個数 $M_{\text{R}} \ge M_{\text{A}}$ の和で決まり,周辺原子の個数に はよらない.また,これらの対称関数は明らかに並進,回 転,置換対称性を明確に満たしており,その結果,原子エネ ルギーとその和で定義される全エネルギーもそれらの対称性 を満たす事になる.

まとめると,Behler-Parrinelloの方法では,物質構造{ r_1 , …, r_N }が与えられた時に各原子を中心とした半径 R_c 内に存 在する周辺原子の相対座標{ R_1 ,…, R_N }から配置を特徴づけ る記述子{ $G(R_1)$,…, $G(R_N)$ }を構成して人工ニューラルネ ットワークへ入力し,出力として原子エネルギー $e(G(R_i))$ の総和として全エネルギー $E_{ANN} = \sum_i^N e(G(R_i))$ を得る,と いう仕組みになっている.実際に E_{ANN} を第一原理エネルギ $- E_{DFT}$ にフィッティングさせる方法等,手法の詳細はレビ ュー論文⁽⁹⁾を参照して頂きたい.Behler-Parrinelloの方法 は幾つかのオープンソフトウェアーに実装されてお り⁽¹⁰⁾⁽¹¹⁾,ユーザーは学習アルゴリズム等,機械学習に詳し くなくても計算を実施可能である.実際に機械学習ポテンシ ャルを作成する際にユーザーが気にすべきことは,

1. 用意すべき第一原理データ(教師データ)

2. 対称関数のパラメーター($\eta_{\alpha}, r_{s,\alpha}, \xi_{\beta}, \lambda_{\beta}, \eta'_{\beta}$)の決定方法

3. 人工ニューラルネットワークのハイパーパラメーター である.以下では,著者らの酸化トリウムに対する高温物性 研究の紹介と共に機械学習ポテンシャル作成の具体的な方法 を述べる.

機械学習分子動力学による酸化トリウムの高温物 性評価

(1) 機械学習ポテンシャルの作成と評価

Behler-Parrinello型のニューラルネットワーク(Behler-Parrinello type neural network, BPNN)の訓練に使用する第 一原理教師データ作成には Vienna *Ab initio* Simulation Package(VASP)⁽¹²⁾⁽¹³⁾を用いた.また, BPNNの作成には n2p2⁽¹¹⁾を,分子動力学法の実行には n2p2 のプラグインを 入れた Large-scale Atomic/Molecular Massively Parallel Simulator(LAMMPS)⁽¹⁴⁾を用いた.

第一原理教師データには, 主に, 第一原理分子動力学計算 により得られた構造,エネルギー,原子間力を使用した.教 師データに関する重要な注意点は、学習済み機械学習ポテン シャルを用いてシミュレーションを実施したい系の温度より も高温の第一原理計算教師データを用意することである.こ れは、機械学習は内挿に対する信頼性は高いが、外挿に対す る信頼性は低いことに起因する. 高温の系は低温の系に比べ てより多様な原子配置が実現するため、高温の系の第一原理 教師データを用いることにより、より広い範囲の記述子を学 習でき、学習済み機械学習ポテンシャルを用いるシミュレー ションの構造の多くが内挿として計算が可能となるからであ る. 実際, 我々は 300 K から 5000 K まで第一原理分子動力 学計算を実行し、超高温の固体から液体までの構造を第一原 理分子動力学計算データに含めた.しかし、学習済み機械学 習ポテンシャルを用いるシミュレーションにおいて教師デー タと大きく異なる構造が現れない保証はない. そのため,一 度作り上げた機械学習ポテンシャルに対して、我々はアダプ ティブラーニング⁽¹⁵⁾⁽¹⁶⁾と呼ばれる手法を用いて第一原理教 師データの追加を行なって改めて学習し直し、機械学習ポテ ンシャルをブラッシュアップした.この手法は,異なる人工 ニューラルネトワークの初期値もしくは微妙に異なる教師デ ータを用いて二つの BPNN を作成し、ある構造に対し二つ の BPNN の出力の差が大きければこの構造が教師データに

不足していると判断し、この構造を教師データに加え、再学 習して性能を高めていく方法である.このように、最初の段 階として高温系を含む第一原理分子動教師データを学習して 機械学習ポテンシャルの概形を作り、アダプティブラーニン グでブラシュアアップしていく方法は、少なくとも我々の経 験の範囲内では非常に有効である.

次に、我々の研究⁽²⁾では、BPNN における対称関数のパ ラメーター $(\eta_{\alpha}, r_{s, \alpha}, \xi_{\beta}, \lambda_{\beta}, \eta'_{\beta})$ について,過大な数のパラメ ーターを用意して記述子を作り、CUR 分解⁽¹⁷⁾でその中から 情報量が多い記述子を選別した. そして, ニューラルネット ワークの構造は、隠れ層2層、各層のノード数は30とし た. 二酸化トリウムをバッキンガムポテンシャルで扱った場 合,部分電荷を含めても11個の調整可能なパラメーターを 持つだけであるが、今の場合 BPNN は4000個以上のパラメ ーターを持つこととなる. 隠れ層や各層のユニットの数を増 やせばパラメーターの数が増え、人工ニューラルネットワー クの表現力が上がる.しかし、上がったが故に教師データに 過剰にフィッティングしてしまい, 汎化性能が落ちてしまう 「過学習」を引き起こす可能性が出てくる. そのため, 隠れ 層や各層のノード数を適切な数に調整する必要があるが、現 状では、隠れ層や各層のノード数を決める方法はなく、決定 のためには試行錯誤が必要である.

上記は、BPNNが第一原子計算結果を正確に再現するた めの条件について述べてきたが、実験に対する BPNN の精 度の限界は第一原理手法自体の精度により規定される.そこ で我々の研究では幾つかの交換相関汎関数を用いた複数の BPNNを作成し、実験データとの総合的な比較を行っ た⁽²⁾.具体的には、局所密度近似(local density approximation, LDA)⁽¹⁸⁾, PBEsol 一般化勾配近似(generalized gradient approximation, GGA)交換相関汎関数⁽¹⁹⁾, また近年開発さ れた strongly – constrained and approximately – normed (SCAN) meta–GGA 交換相関汎関数⁽²⁰⁾の3つの交換相関汎 関数を用いて教師データを作成した.本稿では LDA, PBEsol, SCAN を用いた第一原理教師データから作成した BPNNをそれぞれ BPNN–LDA, BPNN–PBEsol, BPNN– SCAN と呼ぶことにする.

作成した BPNN の第一原理教師データに対するエネルギ ー,および力の二乗平均平方根誤差は,3meV/atom,0.1 eV/Å 以下となった. 図2に BPNN の予測値と第一原理デ



図 2 第一原理計算(SCAN)と BPNN-SCAN により得られた

 (a) エネルギーと(b) 力に対する散布図. 教師データの
 90%を訓練データ, 10%をテストデータとしている.
 (オンラインカラー)

ータの値の散布図を示したが,BPNNは第一原理計算結果 を高い精度で再現していることが分かる.表1には作成した BPNNにより計算された絶対零度での酸化トリウムの基本 的な物性値をまとめた.弾性定数に関しては多少の誤差がで るが,BPNNと第一原理計算は概ね良く一致した.また, BPNNは実験値の格子定数・弾性定数をよく再現している と言える.ただし,これらの物性値に関しては,経験的ポテ

表1 BPNNにより求めた格子定数と弾性定数.(*)は第一原理計算に対する誤差(%)である.

	BPNN-	B P N N –	BPNN-	実 験
	L D A	PBEsol	SCAN	
格子定数	5.529	5.576	5.610	5.592[21]
[Å]	(0.04)	(0.20)	(0.21)	
C ₁₁ [GPa]	374.0	370.8	348.7	367.0[22]
	(3.01)	(0.59)	(7.97)	
C ₁₂ [GPa]	$1\ 4\ 2\ .\ 2$	$1\ 2\ 2\ .\ 7$	1 2 4 . 2	106.0[22]
	(9.22)	(1.66)	(5.08)	
C ₄₄ [GPa]	75.9	72.9	74.3	79.6[22]
	(7.44)	(8.43)	(11.23)	



図3 BPNN, CRG ポテンシャルにより求めたフォノン分散
 曲線. Exp は非弾性中性子散乱の実験値⁽²³⁾.(オンラインカラー)

ンシャルでも良く実験を再現できることが分かっている.こ れは経験的ポテンシャルが主に格子定数・弾性定数の実験値 に対し,経験的ポテンシャルのパラメーターの最適化が行わ れていることに起因する⁽⁴⁾.経験的ポテンシャルでは再現が 難しい物性値の一つとしてフォノン分散関係が挙げられる. 図3には BPNN と経験的ポテンシャル(CRG ポテンシャ ル)⁽⁷⁾により計算されたフォノン分散を示した.BPNN は実 験で得られたフォノン分散をほぼ完全に再現できているが, 経験的ポテンシャルでは高エネルギー領域で大きなズレが生 じていることが分かる.このように,BPNN は経験的ポテ ンシャルでは再現が難しい物性値に関しても高精度な計算を 可能とする.

(2) 機械学習分子動力学法による酸化トリウムの高温物性 評価

ここまで BPNN の性能を第一原理計算,および実験との 比較を通じて示した. BPNN を用いた機械分子動力学法の 利点は,第一原理計算並みの精度を保ちながら,第一原理計 算では不可能な大規模系での計算が可能になることである. 表2に日本原子力研究開発機構の大型計算機 HPE SGI8600 (Intel Xeon Gold 6248R, 24 core, 3.0 GHz)の240コアを用い て機械分子動力学法を実行した際の1ステップあたりの計 算時間を示した. 324原子での第一原理計算の結果と比べる と、機械学習分子動力学は約数千倍高速であることが分か る.また、第一原理計算では実用的な時間内に計算が実行で きなかった数千原子の系でも機械学習分子動力学では問題な く計算が実行できていることが分かる.核燃料物質の物性に おいては高温での熱伝導、相転移、融解等の詳細情報の取得 が、原子炉の安全運転の観点から重要となるが、これらのシ ミュレーションは従来の第一原理計算では不可能なものであ る.以下では酸化トリウムの高温での相転移、融解現象に対 し、機械学習分子動力学法を用いた高精度シミュレーション の結果を紹介する.

まず,酸化トリウムにおける高温での相転移現象に対する 計算結果を紹介する.図4(a)は2592原子のシステムサイズ において計算された原子の平均2乗変位(mean square displacement, MSD)を示している.2000Kではトリウム,酸 素共にMSDは一定値となり,原子の拡散が起きていないこ とが分かる.3300Kの超高温では、トリウムのMSDは一 定値となるが,酸素のMSDが時間と共に大きく発達する. この時,図4(b)に示したように,酸素の原子位置が無秩序 となり,酸素のみが融解した様な振る舞いを示す.この現象 は、蛍石構造を持つ物質において融点より少し低い温度で起 こることが知られており、準融解現象と呼ばれている⁽²⁴⁾. 準融解現象はブリディク転移(Bredig transition)と呼ばれ,



図4 (a) 機械学習分子動力学により求めた原子の平均2 乗変位(mean square displacement, MSD).
 (b) 低温(2000 K)と高温(3500 K)での酸素原子の分布の模式図.

表2 240CPU コアを使用した場合の,第一原理分子動力学と BPNN を用いた機械学習分子動力学の1ステップあたりの計算時間. 日本原子力研究開発機構の大型計算機 HPE SGI8600 (Intel Xeon Gold 6248R, 24 core, 3.0 GHz)を使用.

原子数	96	324	2592	$6\ 1\ 4\ 4$
LDA [s]	9.75	1 6 3 . 6 4		
PBEsol [s]	9.45	156.62		
SCAN [s]	$2\ 2\ .\ 6\ 9$	720.00		
BPNN-LDA [s]	0.09	0.17	0.78	1.67
BPNN-PBEsol [s]	0.07	0.14	0.66	1.43
BPNN-SCAN [s]	0.08	0.17	0.74	1.63



図5 機械学習分子動力学により計算された定圧比熱の温度 依存性.(オンラインカラー)



度に対するエンタルピー変化.(オンラインカラー)

	BPNN- LDA	BPNN– PBEsol	BPNN- SCAN	実 験				
λ 転移点[K]	3040	2980	3200	2 9 5 0 [2 5 3 0 9 0 [2 6				
融点[K]	$\begin{array}{r} 3 \ 4 \ 5 \ 0 \ - \\ 3 \ 4 \ 6 \ 0 \end{array}$	$\begin{array}{r} 3 & 2 & 5 & 0 & - \\ & 3 & 2 & 6 & 0 \end{array}$	$\begin{array}{r} 3 \ 6 \ 1 \ 0 \ - \\ 3 \ 6 \ 2 \ 0 \end{array}$	3651[25				

表3 比熱におけるλ転移点温度と融点

秩序・無秩序転移の一種であり,比熱異常として観測される ことが知られている.図5に機械学習分子動力学法による定 圧比熱の計算結果を示すが,高温において綺麗な λ 型のピ ークが現れていることが分かる.比熱計算は第一原理計算で もフォノン分散から計算することは可能であるが,適用範囲 は低温に限られる.超高温での比熱異常の計算は,大規模分 子動力学計算により初めて可能になるものである.また,機 械学習分子動力学により求められた比熱のピーク温度は 2980-3200 K となったが(表3参照),これらの結果は実験 による報告値,2950 K⁽²⁵⁾,3090 K⁽²⁶⁾をよく再現していると 言える.

次に、核燃料物質の融解現象に関するシミュレーションを 紹介する.図6の上図中心に示したような固体と液体が共存 するような構造に対し機械学習分子動力学法を実行し、酸化 トリウムの凝固・融解シミュレーションを行った.原子数は 5184原子であり、シミュレーション時間は500ピコ秒であ る.このシミュレーションにより、図6上図に示したよう に、温度が低い場合は系全体が固化し、温度が高い場合は系 全体が液化する挙動が計算可能であり、核燃料物質の凝固・ 融解における固液界面の移動速度などを求めることが可能に なる.図6下図は様々な温度で計算したエンタルピーをプ ロットしたものである.エンタルピーがある温度で不連続に ジャンプしており、この情報から融点や融解熱等を求めるこ とできる.表3に機械学習分子動力学法により求めた融点 の値と実験値^{(24) (25)}をまとめた.BPNN-SCAN は実験値を

非常に良く再現しているが, BPNN-LDA, BPNN-PBEsol は過小評価した.特に BPNN-PBEsol は 400 K 程度と大き な過小評価となった. BPNN-LDA と BPNN-PBEsol が融 点を過小評価した理由は、LDA 交換相関汎関数や GGA 交 換相関汎関数は基本的に局所的な電子相関しか取り入れてい ないため、中距離の電子相関に起因する原子間引力分散力が 大きく過小評価されたためであると考えられる.一方, SCAN meta-GGA 交換相関汎関数は電子密度の高階微分の 情報を含んでおり、中距離電子相関をある程度含んだ交換相 関汎関数となっている. その結果,引力分散力が原子間に働 き原子間の結合を強くするため、融点が過小評価されずに実 験値を再現できたと考えられる.今回使用した交換相関汎関 数の中では SCAN に基づく BPNN-SCAN が、酸化トリウ ムの比較可能な実験データ全てに対し,総合的に優れた結果 を示す結果した. 二酸化トリウムの超高温物性の高精度シミ ュレーションには BPNN-SCAN が非常に有望であると言え る.

最後に,第一原理計算の交換相関汎関数の性能検証につい て述べる.これまで,交換相関汎関数の性能評価は,格子定 数・弾性定数・フォノン・凝縮エネルギー等を実験値と比較 することにより行われてきた.これらの物理量は,第一原理 計算が適用可能な小さな系で評価できるからである.しか し,これらの指標で交換汎関数の評価を行ったとしても,高 温物性評価の性能までは保証されない.機械学習分子動力学 は,これまで不可能だった,融点などの高温物性に対する交 換相関汎関数の性能評価を可能にする.実際,今回作成した BPNN-PBEsol は融点以外の実験値をよく再現しているが, 融点に関しては大幅な過小評価となった.機械学習分子動力 学は第一原理計算並みの高精度計算を大規模系において可能 とするが,同時に第一原理計算手法自体の課題や改善点を明 らかにするという側面を持つのである.

4. おわりに

本稿では機械学習分子動力学法の概要と二酸化トリウムの 高温物性解析への適用に関して紹介した.機械学習分子動力 学法により,二酸化トリウムの高温物性の高精度シミュレー ションが可能となることを見て頂けたと思う.

本稿で紹介した研究⁽²⁾は二酸化トリウム(ThO₂)を扱った が、重要な核燃料物質としては二酸化ウラン(UO₂)と二酸化 プロトニウム(PuO₂)が存在する.詳しくは文献⁽²⁾を参照し て頂きたいが、これらの物質では価電子の局在f電子に起因 する強相関電子効果が強く現れ、複雑な磁性状態等が出現す る.そのため、これらの物質に対しては、低温物性でさえ第 一原理計算による評価が難しい課題となる.しかし、一旦、 これら二酸化ウランや二酸化プロトニウムの第一原理計算に よる低温物性評価方法が確立されれば、その方法を用いて大 量の教師データを作成し、それを学習した機械学習分子動力 学法により、超高温物性の高精度評価が可能となると期待さ れる.計算科学による超高温における核燃料の安全性評価は 一歩一歩実現に近づいている.

文 献

- (1) J. Behler and M. Parrinello: Phys. Rev. Lett., 98(2007), 146401.
- (2) K. Kobayashi, et al: Sci. Rep, 12(2022), 9808.
- (3) M. Kato and M. Machida: Materials Science and Fuel Technologies of Uranium and Plutonium Mixed Oxide, CRC Press, (2022), 69–106.
- (4) K. Govers, et al: J. Nucl. Mater., 366 (2007), 161–177.
- (5) K. Govers, *et al*: J. Nucl. Mater., **376**(2008), 66–77.
- (6) S. I. Potashnikov, *et al*: J. Nucl. Mater., **419**(2011), 217–225.
 (7) M. W. D. Cooper, N. J. D. Rushton and R. W. Grimes: J. Phys. Condens. Matter, **26**(2014), 105401.
- (8) T. B. Blank, et al: J. Chem. Phys., 103(1995), 4129.
- (9) J. Behler: Int. J. Quantum Chem., 115(2015), 1032.
- (10) N. Artrith and A. Urban: Comput. Mater. Sci., 114(2016), 135-150.
- (11) A. Singraber, J. Behler and C. Dellago: J. Chem. Theory Com-

put., 15(2019), 1827-1840.

- (12) G. Kresse and J. Hafner: Phys. Rev. B, 47(1993), 558.
- (13) G. Kresse and J. Furthmüller: Phys. Rev. B, 54(1996), 11169– 11186.
- (14) S. Plimpton: J. Comput. Phys., 117(1995), 1-19.
- (15) V. Botu and R. Ramprasad: Int. J. Quantum Chem., 115 (2015), 1074.
- (16) Z. Li, J. R. Kermode and A. De Vita: Phys. Rev. Lett., 114 (2015), 096405.
- (17) G. Imbalzano, et al: J. Chem. Phys., 148(2018), 241730.
- (18) D. M. Ceperley and B. J. Alder: Phys. Rev. Lett., **45**(1980), 566.
- (19) G. I. Csonka, et al: Phys. Rev. B, 79(2009), 155107.
- (20) J. Sun, A. Ruzsinszky and J. P. Perdew: Phys. Rev. Lett., 115 (2015), 036402.
- (21) S. Wolf: The Chemistry of the Actinide and Transactinide Elements, Springer, (2006), 3273–3338.
- (22) P. M. Macedo, W. Capps and J. O. Wachtman: J. Am. Ceram. Soc., 47 (1964), 651.
- (23) K. Clausen, et al: J. Chem. Soc. Faraday Trans. II, 83 (1987), 1109.
- (24) J. P. Hiernaut, G. J. Hyland and C. Ronchi: Int. J. Thermophys., 14(1993), 609–612.
- (25) D. Fischer, J. Fink and L. Leibowitz: J. Nucl. Mater., 102 (1981), 220–222.
- (26) C. Ronchi and J. Hiernaut: J. Alloy. Compd., 240(1996), 179– 185.

★★★★★★★★★★★★★★★★★★★★★★★★★★★★★ 小林恵太

2010年 早稲田大学理工学研究科 物質材料理工学専門分野博士課程修了. 2011年 日本原子力研究開発機構 計算システムセンター 任期付研究員 2016年 量子科学技術研究開発機構 六ケ所核融合研究所 任期付研究員

2020年 日本原子力研究開発機構 計算システムセンター 任期付研究員

專門分野:物性理論,計算物質科学

◎第一原理計算と機械学習を用いた材料物性の高精度シミュレーションに従 事.







中村博樹





町田昌彦

奥村雅彦