## 様式 C-19

## 科学研究費補助金研究成果報告書

平成 22 年 5 月 19 日現在

研究種目:若手研究(B) 研究期間: 2007~2009 課題番号:19760061 研究課題名(和文) 結晶・非晶質構造体の局所塑性変形の連結・伝ぱメカニズムに関する原 子・分子論的研究 研究課題名(英文) Atomic- and Molecular-level study of connection and propagation mechanisms of local plastic deformations in crystal and polymer structures 研究代表者 下川 智嗣(SHIMOKAWA TOMOTSUGU) 金沢大学・機械工学系・准教授 研究者番号:40361977

研究成果の概要(和文): ナノ結晶や非晶質ポリマー等の様々な構造の固体材料が示す類似し た速度に依存する変形・破壊モードの遷移現象を,各原子・分子構造に基づいて理解すること を目的とすし,分子動力学法を用いた計算機実験を行なった.その結果, 格子欠陥や分子鎖形 状の局所的な形態変化(例えば,面欠陥と線欠陥の形態変化)に対する容易さが,局所塑性変 形の発生や伝ぱに強く関係していることを解明した.

研究成果の概要 (英文): In order to elucidate the transition mechanism from homogeneous to inhomogeneous of deformation and fracture modes related to the strain rate and temperature in nano structured materials, we perform deformation tests for nanocrystal and polymer models using molecular dynamics simulations. It can be concluded that the difficulties for structural transitions of local lattice defects, e.g., structural changes from line defects to plane defects, strongly affect the generation of local plastic deformations and its propagations.

交付決定額

(金額単位:円) 直接経費 間接経費 合 計 2007 年度 600,000 0 600,000 2008 年度 1,400,000 420,000 1,820,000 2009 年度 1,200,000 360,000 1,560,000 年度 年度 総 計 3,200,000 780,000 3,980,000

研究分野:計算材料力学

科研費の分科・細目:機械工学・機械材料・材料力学 キーワード:分子動力学法,塑性変形,力学特性,転位,粒界,高分子材料,ナノ結晶,計算 力学

1.研究開始当初の背景 1988年, Kalthoff と Winkler により, 二つの切り欠きを有する金属薄板に,円柱形 状の物体を切り欠きの間に高速で衝突させ た場合,破壊モードの脆性-延性遷移が生じ ることが報告された.つまり,ある臨界速度 Vc までは、き裂の発生により脆性破壊を生 じるが、その Vc よりも速い場合は、せん断 帯が形成され延性破壊が生じる.この現象は 一つの切り欠きの場合においても成り立ち、

その後多くの研究者らにより金属ガラスや ポリマー等においても同様な破壊モードの 遷移現象が確認されている.通常,破壊や変 形は構造敏感性を示すにも関わらず、原子・ 分子構造の異なる固体材料が、<br />
試験片レベル で破壊・変形に関して類似した変形速度依存 性を示すことは,大変興味深い現象だと考え られる. このようなアナロジーは、変形モー ドにおいても確認されている. 例えば, Ni ナ ノ結晶体の引張変形において、低ひずみ速度 下では均質変形を示し、高ひずみ速度下では せん断帯を発生し不均質変形を生じ, これと 同様に、非晶質性であるポリエチレンテレフ タレイト (PET) のせん断変形において、低 ひずみ速度下では均一なすべり線模様が確 認され、高ひずみ速度下では顕著なせん断帯 の発生により変形が進行することが報告さ れている. 上記の破壊モードの遷移メカニズ ムを再現するために,様々な構成則を用いた 連続体力学に基づく計算機シミュレーショ ンが試みられている. その中において, 材料 のひずみ速度依存性を考慮するために,熱軟 化する熱弾粘塑性体を用いた研究では,破壊 モードの遷移メカニズムや、き裂やせん断帯 の発生する角度等を忠実に再現することに 成功している. このような試験片レベルの現 象を構成則を用いて再現することにより、そ の材料特性を現象論的に表現することは、 の材料を構成要素とする構造体の力学応答 を予測できる点で大変実用的であると考え られるが、原子・分子レベルの構造に起因す る変形プロセスを陽に考慮していないため, 異なる構造を有する固体材料がどのような 変形メカニズムにより破壊・変形モードの遷 移を生じているのかを本質的に理解するこ とは困難である. そのため分子動力学シミュ レーションを通じて上記の結晶・非晶質構造 体の局所塑性変形の連結・伝ばメカニズムを 解明する必要性に思い立った.

2. 研究の目的

本研究では,様々な構造の固体材料が示す 類似した速度に依存する変形・破壊モードの 遷移現象を、分子動力学法を用いた計算機実 験を行なうことにより, 各原子・分子構造に 基づいて理解することを目的とする. 具体的 には, 解析対象として原子・分子構造の全く 異なるナノ結晶と非晶質ポリマーに注目し, 同じ形状をした解析モデルに対して異なる ひずみ速度・温度で変形を与えたときに、ど のように局所せん断塑性変形が生じ (stage-I),その局所変形がどのように成長, 連結し(stage-II),最終的に均質・不均質変 形モードが生じるか(stage-III)を詳細に調 べる. つまり, 各構造における局所塑性変形 の生成・連結・伝ばメカニズムの速度・温度 依存性を調べることが最終目的となる.

3. 研究の方法

本研究では、大きな解析領域を必要とするため、2 次元的な解析モデルを用いることにする.金属ナノ結晶体の擬2次元シミュレーションは複数のすべり系を拘束するものの、その有効性は国内外の研究者から報告されている.そこで、まず高分材料の2次元モデルの開発を行なう.高分子材料の変形・力学特性に関する2次元原子シミュレーションが多くは行なわれていない原因として、高分子



図1:2次元ポリマーモデルの概略図

鎖が有する配置の多様性を表現できない ことが考えられる.図1(a) に一般的な高分 子の3次元モデルの概略図を示す.本研究で は,CH2やCH3を一つの質点として扱う united atom モデルを用いる.共有結合であ る高分子鎖は、二体力、三体力、四体力によ り表現される.特に四体力により高分子鎖は 3次元的な形状を多様に変化することができ、 エントロピー弾性等の特性を引き起こすこ とになる.2次元モデルではこの四体力で あるねじり角を陽に表現できないが、本研究 では、三体力を拡張することを試みる.

金属ナノ結晶モデルについては、マクロ変 形モードの解析条件依存性に加え、結晶粒 径・積層欠陥エネルギー依存性を考える.こ れまでの研究より、5~30 nm までは粒界変 形が支配的となり、30~80 nm では粒内変形 が支配的となることを報告しているので、ミ クロ変形モードとマクロ変形モードの違い について考察する.また近年、粒界構造を積 極的に制御することで材料特性を改善する 試みが行なわれており、粒界方位差分布とマ クロ変形モードの関係についても検討を行 なう.

4. 研究成果

高分子鎖を表現するために開発した拡張3 体ポテンシャルを用いて、高分子モデルの圧 縮変形解析を行った.ここで、高分子鎖のト

ラスとゴーシュのエネルギー差を変えた3つ の高分子モデルを適用する.図2は変形後の 内部構造の一例を示している. 色は変形前後 での分子鎖の方位の差を示しており、 色の一 番濃い部分は分子鎖の右回転を、色が一番薄 い部分は分子鎖の左回転を示している.図2 の右図は1区画を 2 × 2 (nm2) で分割し, 変形量に対する分子数の空間平均を表して いる.そして変形した部分を除いた未変形領 域を評価することで局所変形か均質変形か を検討することができる.未変形領域と温度, 空孔の関係を図3 に示す.ここで変形時の温 度は100 K, 300 K, 400 K の3種類で行いプ ロットの大きさが大きくなるにつれて温度 も大きくなることを意味している. この図か ら温度が高くなるにつれ未変形領域が小さ くなることが確認できる.これは低温では局 所的変形であるのに対し, 高温では全体的に 変形し均質変形のような状態であることを 意味している.低温では外力により分子鎖が 変形し、それが主せん断方向に伝ばすること で変形が進行しせん断帯が形成されると考 えられる.これに対し、高温における変形は せん断帯の伝ばよりも個々の分子鎖の配座 の変化が支配的だと考えられる.また空孔の 割合と未変形領域との間にはあまり相関が たいこ とから内部変形は温度依存性が支配 的だと考えられる. model A, B, C を比較し て, エネルギー障壁が小さくなるにつれ分子 鎖の配座の変化は容易になるので未変形領 域が小さくなり均質変形に近くなることが 確認できる.



図2:ポリマーモデルの局所変形



ナノ構造材料の示す特異な力学特性とし て延性脆性遷移温度が低温側に移ることが 報告されている.この現象を理解するために, 粒界近傍にき裂を有する双結晶モデルを作 製し、引張変形シミュレーションを実行した. 図4は応力-ひずみ曲線であり、モデルAと モデルBは異なる粒界構造を有しており、モ デル A' はモデル A からき裂を取り除いたモ デルである.これより、モデルBではき裂か ら転位を放出し続けていることが確認でき るが、モデルAではき裂から粒界に転位の放 出する場所が変化しており,急激に転位密度 が上昇していることが理解できる. き裂のな いモデル A'から、粒界から転位を放出する ために必要な応力は非常に高いことが理解 でき、モデルAでは内部応力場の発展により 局所的に粒界近傍の応力場が高くなり, 粒界 から転位を放出していることが確認できる. つまり, 粒界が転位源として機能しているこ とが理解でき、 粒界領域が急増する超微細粒 材ではモバイル転位密度が急激に増加する ことが可能であることが示せた.



図4:ナノ構造体の局所塑性変形の伝

## ぱメカニズム

当初の転位源であったき裂から粒界に転 位源が遷移するこが理解できたが、粒界の性 格によりこの現象は強く影響を受けること も確認した.そこで、粒界の転位源としての 能力を考える.図5に示すように、ある安定 な参照構造(ここではΣ11 粒界)の粒界近傍 の方位差を有する粒界(ここではΣ15 やΣ 21)は、その参照構造に対して粒界転位が導 入される. その粒界転位成分に起動できる格 子転位のすべり系成分が近い場合, すなわち 転位放出後の残留バーガースベクトルの大 きさが小さい場合,その粒界転位成分に含ま れる格子転位成分に応じて荷重を加えるこ とで,格子転位を粒界転位から放出すること が可能であることが理解できる. このことは 図6より確認できる.図6は安定なΣ11 粒界 近傍の傾角粒界において引張・圧縮負荷を加 えた場合,最初の転位を放出するときの応力 値を示している.明らかに,Σ11構造を挟ん で引張と圧縮に強い異方性が確認できる.こ のことから局所変形の伝ぱには強く欠陥の 個々の特性が関与していることが理解でき る.



図5: 粒界転位による粒界構造の表現





5. 主な発表論文等

(研究代表者、研究分担者及び連携研究者に は下線)

〔雑誌論文〕(計10件)

1. 木下恵介,<u>下川智嗣</u>,喜成年泰,原子シ ミュレーションにおける粒界近傍のき裂先 端から連続転位放出する現象に対するJ積 分による評価,材料,(2010),掲載決定,査 読有

2. M. Tanaka, K. Higashida and <u>T. Shimo</u> <u>kawa</u>, The Effect of Severe Plastic Defo rmation on the Brittle-Ductile Transiti on in Low Carbon Steel, Materials Scien ce Forum, 633-634(2010), 471-480, 査読 有

3. <u>T. Shimokawa</u>, T. Kinari, and S. Shin taku, Adaptive Mesh Refinement with Ela stic Stiffness Coefficients in the Quas icontinuum Model, Journal of Computatio nal Science and Technology, 3(2009), 40 8-416, 査読有

 <u>下川智嗣</u>,喜成年泰,新宅救徳,弾性剛 性係数を用いた準連続体モデルの自動要素 分割に関する研究,日本機械学会論文集,A 編,738巻(2008),27-33,査読有
 <u>下川智嗣</u>,喜成年泰,新宅救徳,原子ス ケール計算機実験による積層欠陥エネルギ ーの異なるナノ結晶体の粒界構造と力学特 性の関係,材料,57巻(2008),761-767,査 読有
 <u>T. Shimokawa</u>, T. Hiramoto, T. Kinari

and S. Shintaku, Effect of Extrinsic G rain Boundary Dislocations on Mechanica l Properties of Ultrafine-Grained Metal s by Molecular Dynamics Simulations, Ma terials Transactions, 50(2008), 2-10, 査読有

7. M. Tanaka, K. Higashida, <u>T. Shimokaw</u> <u>a</u> and T. Morikawa, Brittle-ductile tran sition in low carbon steel deformed by the accumulative roll bonding process, Materials Transactions, 50(2008), 56-63, 查読有

8. T. Shimokawa, T. Kinari and S. Shintaku, Interaction mechanism between edge dislocations and asymmetrical tilt grain boundaries investigated via quasicontinuum simulations. Physical Review B, 75(2007), 144108(1-11), 査読有 9. T. Shimokawa, T. Kinari and S. Shintaku, Atomic simulations on the grain subdivision of a crystalline metal. Materials Science Forum, 561-565(2007), 1983-1986, 査読有

10. <u>下川智嗣</u>, 平本知之, 喜成年泰, 新宅救 徳, 原子シミュレーションによる Al および Cu ナノ結晶中の欠陥構造に関するエネルギ 一論的研究, 材料, 56 巻(2007), 1068-1075, 査読有

〔学会発表〕(計 39 件)

1. <u>Tomotsugu Shimokawa</u>, Keisuke Kinoshi ta and Toshiyasu Kinari, Structural uni t dependence of the dislocation emissio ns from  $\langle 112 \rangle$  tilt grain boundaries by atomic simulations, 2nd International W orkshops on Advances in Computational M echanics, 2010.3.31, パシフィコ横浜(神 奈川県)

2. <u>下川智嗣</u>,格子欠陥の形態遷移現象に関 する原子スケール計算機実験,第19回日本 MRS学術シンポジウム,2009年12月8日,横浜 情報文化センター(神奈川県)

3. <u>下川智嗣</u>, 粒界の転位源能力に関する原 子スケール解析, 日本金属学会2009年度秋 期大会, 2009年9月15日, 京都大学(京都府 )

4. <u>下川智嗣</u>・木下恵介,原子シミュレーションによる内部欠陥応力場の発展に基づく 粒内から粒界への転位源遷移現象,日本材 料学会 第14回分子動力学シンポジウム,20 09年5月22日,愛媛県県民文化会館(愛媛県) 5. <u>下川智嗣</u>・木下恵介・田中將己・東田賢 二,UFG 材の内部欠陥応力場の発展による 転位源遷移と DBTT の関係に関する原子シ ミュレーション,日本金属学会2009年度春 期大会,2009年3月30日,東京工業大学(東 京都)

 下川智嗣,超微細粒材料の延性脆性遷移 温度に関する分子動力学解析,日本機械学 会北陸信越支部第46期総会・講演会,2009年 3月7日,富山大学(富山県)

 下川智嗣・喜成年泰・新宅救徳,分子動 力学法による超微細粒材の延性特性と粒径B imodal分布の関係,第13回計算工学会講演 会,2008年5月21日,仙台市民会館(宮城県)
 下川智嗣,原子スケールの計算機実験に よるマクロ力学特性の解明,日本学術振興 会「材料の微細構造と機能性 第133委員会」 第197回研究会,2008年4月18日,東京理科 大学(東京都)

9. <u>下川智嗣</u>・平本知之・喜成年泰・新宅救 徳, 原子スケール計算機実験による超微細 粒材の力学特性とextrinsic粒界転位の関係,

日本金属学会2008年度春期大会,2008年3 月28日,武蔵工業大学(東京都)

10. <u>T. Shimokawa</u>, T. Kinari and S. Shin taku, Atomic Simulations on the Grain S ubdivision of a Crystalline Metal, PRIC M6--The Sixth Pacific Rim International Conference on Advanced Materials and P rocessing, 2007.11.7, 済州島(韓国)

11. <u>下川智嗣</u>,原子スケール計算機実験に よるナノ構造体の欠陥構造と力学特性の関 係,日本機械学会2007年度年次大会,2007 年9月12日,関西大学(大阪府)

12. <u>下川智嗣</u>・野島嗣晋・喜成年泰・新宅救 徳,局所擬連続体法の自動要素分割と非局 所構造遷移のしきい値に関する研究,第12 回日本計算工学会講演会,2007年5月23日, 国立青少年オリンピック記念センター(東京 都)

13. <u>下川智嗣</u>・喜成年泰・新宅救徳, 拡張し た三体力を有する2次元モデルを用いた高分 子材料の変形メカニズムに関する研究, 日 本材料学会第12回分子動力学シンポジウム, 2007年5月18日, 名城大学(愛知県).

14. <u>T. Shimokawa</u>, Atomistic Simulations of Interface Properties in Metals, Eur oSimE 2007--Thermal, Mechanical and Mul tiphysics Simulation and Experiments in Micro-Electronics and Micro-Systems--, 2007.4.16, ロンドン(イギリス)

〔その他〕 ホームページ等 http://mechs.ms.t.kanazawa-u.ac.jp/<sup>~</sup>sim okawa/

6.研究組織
 (1)研究代表者
 下川 智嗣(SHIMOKAWA TOMOTSUGU)
 金沢大学・機械工学系・准教授
 研究者番号: 40361977