## 科学研究費助成事業

研究成果報告書

機関番号: 12401
研究種目: 若手研究(A)
研究期間: 2017 ~ 2019
課題番号: 17H04897
研究課題名(和文)高分子材料の分子構造と寿命の関係の解明
研究課題名(英文)Evaluation of relationship between molecular structure and life time of polymeric materials
   研究代表者
坂井 建宣(Sakai, Takenobu)
埼玉大学・理工学研究科・准教授
研究者番号:10516222

研究成果の概要(和文):本研究は、高分子構造の違いが粘弾性挙動に及ぼす影響を明らかにするため、主鎖が 同一で側鎖が異なる高分子モデルを準備し、分子動力学法を用いて応力緩和解析および引張解析を行った。引張 解析では、引張変形に伴い分子間の自由体積の増大が見られた。また自由体積の増加が損傷の発生につながるこ とを明らかにし、自由体積の増大および損傷発生は、ひずみ速度・温度に依存して変化することを示した。応力 緩和解析では側鎖の分子量に依存して応力緩和速度が遅くなった。また分子鎖の立体配座・キンクについても評 価を行い、応力緩和現象に伴い立体配座はトランス配座など安定配座に移行すること、またキンクは減少するこ とを明らかとした。

研究成果の学術的意義や社会的意義 本研究では、高分子構造と高分子材料特有の粘弾性挙動を、破壊および変形の観点から議論しており、側鎖と粘 弾性挙動の間の関係性を明らかにした。さらに変形による自由体積の増加など新たなことが明らかになったこと で、高分子構造による材料設計の指標をより明確につきた。これらの結果より、任意の粘弾性特性を可能しており の設計指針を策定する可能性および、未知なる高分子の構造から粘弾性挙動を予測できる可能性を示唆してい る。

本研究内容は、粘弾性力学に及ぼす分子構造の影響ということで、学術的にも価値があるだけでなく、目的の特性を有する高分子材料の設計指針を得る可能性を議論しており、工学的にも意義がある。

研究成果の概要(英文): In this study, to understand the effect of difference in molecular structure on viscoelastic behavior, tensile and stress relaxation analysis of polyolefin were carried out by molecular dynamic simulation. In the case of tensile analysis, free volume inside of polymers were increased with tensile strain increased. It was clarified that the increase of free volume leads to the occurrence of damage, and they have the strain rate and temperature dependency. In the case of stress relaxation analysis, relaxation speed decreased with the molecular weight of side chain increased. And it was revealed that the stress relaxation behavior shifts the conformation to the stable confirmation such as trans type and reduces kinking.

研究分野: 粘弾性力学

キーワード: 分子動力学シミュレーション 粘弾性挙動 高分子構造

様 式 C-19、F-19-1、Z-19(共通)

1.研究開始当初の背景

近年金属材料に置き換わり、高分子基複合材料の利用が高まっている。そのため、母材樹脂で ある高分子材料の力学的特性評価および信頼性の向上、さらには寿命予測の必要性がうたわれ ている。高分子材料は、その構造の違いにより様々な力学的特性を示す。研究代表者はこれまで に、例えばポリカーボネート、ポリアミド、 PEEK、形状記憶ポリマーなど様々な材料について 粘弾性試験および線形粘弾性理論に基づく寿命予測を行ってきた<sup>[1]</sup>結果、線形粘弾性の適用範囲 であれば長期変形予測が可能であることを明らかにした。これまでに科研費若手研究(B)におい て、ポリプロピレンの超長期間クリープ試験および寿命予測を行っているが、試験方法が異なる と異なる寿命予測結果を示すことを明らかにしている。この原因は応力依存性(非線形性)が発 現したことが理由として考えられる。それに対してポリカーボネート材は、応力依存性(非線形 性)が生じにくい<sup>[2]</sup>。以上より高分子構造の違いが非線形性に影響を及ぼしているものと考えら れる。

また、高分子材料の破壊挙動も粘弾性特性の影響を受けることが知られている。中田ら<sup>31</sup>は、 複合材料の破壊強度の温度・ひずみ速度換算則を提案している。それだけでなく、破面形態につ いてもひずみ速度・温度の影響、すなわち粘弾性特性の影響を受け、異なる破面を示すことが明 らかにされている<sup>[4]</sup>。

2.研究の目的

このように高分子材料の破壊挙動は粘弾性特性の影響を、また粘弾性特性は高分子構造の影響を受けることから、破壊挙動も高分子構造の影響を受けることが考えられる。これらを明らかにするためには、実験的には動的粘弾性試験および、静的引張試験における破壊挙動および破面 観察であり、解析的には分子動力学シミュレーション(MD)を用いた分子鎖の動き解析を行うことが必要不可欠である。

そこで本研究では、高分子構造が粘弾性挙動および破壊挙動に及ぼす影響に関する実験および分子鎖の動き解析を行うことで、構造と粘弾性特性の関係およびそのメカニズムを明らかに することを目的とする。

3.研究の方法

(1)分子動力学シミュレーション

高分子構造・分子鎖の動きが粘弾性挙動および破壊挙動に及ぼす影響を明らかにすることを 目的として、分子動力学シミュレーションによる分子の動き解析を実施する。 使用した分子動 力学シミュレーションには、J-OCTA4.2 (株式会社 JSOL)およびフリーソフトである Gromacs を 利用した。また Gromacs を利用した際の高分子モデルの作成には PolyParGen を利用した。

解析対象モデルは、主鎖は C 原子のみを有し、側鎖に水素(-H)を持つポリエチレン (PE) メ チル基(-CH3)を持つポリプロピレン (PP) 塩素(-CI)を持つポリ塩化ビニル (PVC) ベンゼン環 (-C6H5)を持つポリスチレン (PS) 側鎖に持つ。側鎖の異なるポリオレフィンを対象とした。そ れぞれの重合度を 100 に揃えることで、側鎖のみ異なる条件とする。また、系の総分子量を 56 万程度に揃え、分子量依存性を除去するために異なる本数の分子鎖を用いた。

なお、以下のような相互作用ポテンシャルを計算することにより、系のポテンシャルエネルギ 及びここの原子に作用する力を計算する。

 $U_{\text{pot}} = U_{\text{bond}} + U_{\text{angle}} + U_{\text{torsion}} + U_{\text{non-bonding}}$  $\Box \Box \mathcal{T}_{s}$ 

 $U_{\text{bond}}$ :結合伸縮ポテンシャル、 $U_{\text{angle}}$ :結合変角ポテンシャル、

 $U_{\text{torsion}}$ :結合二面角ポテンシャル、 $U_{\text{non-bonding}} = U_{LJ} + U_{coulomb}$ :非結合ポテンシャル なお、 $U_{\text{non-bonding}}$ について、J-OCTA ではファンデルワールス力によるポテンシャル  $U_{LJ}$ のみを、 Gromacs ではさらに静電気力によるポテンシャル  $U_{\text{coulomb}}$ を考慮している。

(2) 解析方法

モデル作成方法

引張解析用モデルの作成は、「ポリマー作成」→「ポリマー配置」→「等圧圧縮」→「等積緩 和」の順序で行った。はじめに重合度 50 のポリマーを作成し、1 辺 10 nm のセル内に 100 本配 置する。温度 243 K, 293 K, 343 K, 393 K の4 パターンのセルを 1 気圧の条件のもと、NPT Andersen Nose Hoover アンサンブルで 200,000 ステップ(0.1 ns)の等圧圧縮を行った。等圧圧縮をほどこし たセルを、NVT Nose Hoover アンサンブルで 20,000,000 ステップ(10 ns)の等積緩和を行い、モデ ルとした。また、引張解析用モデルにおいては、United ATOM モデルを用いた。

また、応力緩和解析用モデル作成については、溶融状態の 600 K を開始温度とし、NVT アン サンブルを用いて 100 ps 緩和した。その後、NPT アンサンブルを用いて 500 ps 圧縮を、次に圧 力を 30 MPa に変更し、100 ps 加圧した。続けて 500 K、400 K、300 K で各 10 ps ごと緩和を行 い、段階的に温度を下げ、最終的に圧力を 10 MPa で 200 ps、0.1 MPa にて 100 ps の減圧を行っ た。その後、NVT アンサンブルで 100 ps 行い、残留応力の緩和を行った。所定の温度に変更し、 NPT で 200 ps、NVT で 100 ps 緩和を行い、モデルを作成した。応力緩和解析用モデルにおいて は全原子モデルを用いた。

解析方法

モデルに引張シミュレーションを施した。1気圧、4種の温度の条件のもと、NPT Parrinello Rahman Nose Hoover アンサンブルで、引張には Cell Deformation メソッドの Simple Elongation を 使用した。引張速度を変え、Fig. 1のように Z軸方向にセルに引張変形を与えた。ひずみ速度依 存性を評価するため、ひずみ速度を 2000, 500, 200, 20, 2 m/s の条件において解析を行った。また 温度条件は 243 K, 293 K, 343 K, 393 K の 4 パターンで行った。

また、応力緩和解析方法は、作成したモデルに対して z 軸方向にひずみ速度 10,000 m/s でひず み 0.05 になるまで引張変形を与え、セルの Z 軸方向の移動を固定することで応力緩和解析を行 った。緩和には NVT アンサンブルで 10 ns 行い模擬した。

#### (3) 動的粘弾性試験

対象となる材料の粘弾性特性を把握するため、動的粘弾性試験を行った。試験は、A&D 社製 Rheovibron DDV-25GP を用いて引張モードで行った。測定条件は、室温において周波数 0.1Hz か ら 30 Hz までの 6 水準にて静的荷重 10g、動的変位 4 µm 行った。なお、試験材料は PE, PP, PVC のみとした。

### (4) 引張試験およびその場観察

PE、 PP、 PVC の 3 種類の材料に対して、切り 欠きを導入した試験片を作成し、引張負荷を与える ことにより切り欠き先端から発生するき裂先端の 観察を行った。なお観察に当たり、顕微鏡下にて微 小試験機を用いたその場観察を行った。

### 4.研究成果

- (1) MD による引張解析
- ひずみ速度・温度依存性

はじめに PP の破壊挙動に及ぼすひずみ速度の影 響を明らかにするため、ひずみ速度の値を変えた引 張解析を行った。一例として Fig. 2 にポリプロピレ ンの温度 293K のひずみ 1.4 の引張結果を示す。 2000m/s ではモデル全体に空孔が発生しており(Fig 2(a))、その他のひずみ速度(Fig. 2(b)~(e))では中央付 近に大きな空孔が発生した。Fig.3に示す応力-ひず み曲線をみるとそれぞれのグラフの形が大きく異 なり、2000、500m/s では小さいひずみにおいて応力 は最大値をとり、200m/s では振動が、20、2m/s で は徐々に応力が増加する傾向が見られた。2000m/s は周期境界条件とセルの変形によって引張を行っ ているため、分子鎖が速い動きについていけず、分 子鎖が一気に引張られ、局所変形できずに全体に変 形が起きたためだと考えられる。速度が遅くなるほ ど空孔の大きさが小さくなっており、これは速く引 張るほど損傷の発生が早く、同じひずみ量で損傷の 進展が進んでいるためであると考えられる。また、 温度依存性についても同様の傾向が得られ、高温で あるほど空孔が発生しなかった。その原因としては 温度が高いことによって分子の拡散が起きやすい ことが考えられる.

また、変形の過程より、ひずみ速度が速いほど引 張方向と垂直方向のひずみが大きくなる。すなわち ポアソン比がひずみ速度に依存して低下している ことが見て取れるだけでなく、ひずみ速度に依存し て体積の増加率が減少していることが明らかとな った。

### 分子構造の違いによる影響

分子構造の違いの影響を見るため、PE, PVC にお いても引張解析を行った。最も空孔が大きい 293 K, 2,000 m/s における結果を Fig.4 に示す。これらの図 より、PE では全体的に分子鎖が引張方向に延びて いる様子が見られた。これは、側鎖がないため、分 子鎖のすり抜けが起きやすいことが原因であると 思われる。また、PVC については PP と同様に空孔 が多数発生したが、PP と比較すると発生量が少な い傾向となった。これは PVC のガラス転移温度が



Fig. 1 Tensile analysis conditions



Fig. 2 Results of tensile analysis with arbitrarily strain rate at room temperature



Fig. 3 Stress-Strain Curve of PP at 293K

353K と高く、同じ温度においてもガラス転移温度以下であったことが影響していると思われる。

空孔発生の温度・ひずみ速度依存性

空孔の発生について、温度・ひずみ速度依存性が あることが確認されている。そこで、PPにおける空 孔の発生を密度低下が10%以下となる場所が発生し た時点の応力を比較した。これより分子が疎な部分 において密度低下が可視化できた。このように密度 低下部が発生した時点の応力を各ひずみ速度・各温 度においてまとめたものを Fig. 5 に示す。ひずみ速 度が小さい場合には温度依存性が見られなかった が、20,200 m/s では明らかな温度依存性が確認され た。2000 m/s では明らかな温度依存性が ですみ速 がましてり、はののをするため、また、モデル全 が生じているのではないかと考えられる。

実験との比較

本研究ではクレイズ発生の様子とMD解析結果の 比較を行うために顕微鏡下引張ステージの導入およ び顕微鏡・レーザー顕微鏡・AFMによる観察を行っ たが、現状では異なる傾向が得られていない。文献 によれば、PPはクレイズの微視的観察結果から、ク レイズ内部で厚さ30 nm程度のラメラ構造が生成さ れていることが明らかにされている。ポリマーの違 いによるクレイズ発生方法に違いがあると思い観察 したが、顕微鏡観察サイズでは違いが見られなかっ たとともに、本研究のMD解析サイズは6~10 nm 程度であり、ナノ構造の違いがマクロに及ぼす影響 はこれまでの所、観察はできていない。

# (2) MDによる応力緩和解析

応力緩和挙動と分子構造の関係

高分子モデルに引張変形を与え、ひずみ 0.05 の時 点で変形を止め、その後の 10 ns、応力緩和挙動を解 析した。応力緩和解析は、PE, PP, PVC, PS それぞれ のガラス転移温度 Tg ± 30°C および室温を解析温 度とした。一例として Tg+30°C の応力緩和解析結果 について報告する。本解析を行うことで、すべての高 分子構造のモデルにおいて、時間の経過とともに応 力が減少する、応力緩和挙動が確認されたことから、 MD 解析においても応力緩和挙動が再現可能である ことが明らかとなった。各高分子モデルの比較を行 うには応力緩和解析における初期の応力状態が異な り、モデル間における比較が困難であるため、本研究 では、

### 応力減少率 = 初期の応力 – 緩和後の応力 緩和時間

を用いて検討を行った。縦軸に応力減少率、横軸に側 鎖の分子量を Fig. 6 に示す。PE, PP, PVC, PS の順で 側鎖の分子量が増加しているが、PE を除いて、応力 減少率と側鎖の分子量に高い相関が見られた。しか し、PE だけ異なる傾向が得られた。これについては、 PE は側鎖がないため、分子鎖のすり抜けが起きやす く、予ひずみを与える際に、変形しながら最適な配置 に動いていたことが想定される。これまでの研究にお いて、PE とそれ以外のモデルにおける緩和過程が異 なり、PE だけ緩和解析を始める前から緩和が進行し てしまう結果が得られており、それと同様のことが生 じていることが想定される。

次に、応力緩和過程の分子鎖のねじれに着目し、検 討を行う。詳細に高分子構造のねじれを評価するため に、高分子構造の立体配座について考察する。 各高分



(b) PVC Fig. 4 Tensile analysis of PE and PVC at 293K with strain rate of 2.000 m/s



Fig. 5 Low density area initiation stress of PP at elevated temperature with arbitrarily strain rate



Fig. 6 Slope of Stress Relaxation ratio of PE, PP, PVC, and PS at  $T_g$  + 30 °C.





子モデルの二面角分布からゴーシュ配座およびト ランス配座の割合を求め、縦軸に応力緩和解析中に 変化した各配座における変化率を、横軸に側鎖の分 子量を用いて Fig. 7 に示す。なお、トランス配座は 分子鎖が伸びた状態を示し、ゴーシュ配座はねじれ ている様子を示す。これよりすべての高分子モデル においてトランス配座の割合が増加したこと、また PE を除く PE, PVC, PS において、側鎖の分子量とト ランス配座の増加率に相関関係が見られたことが 明らかとなった。また PE, PP ではゴーシュ配座が減 少しているが,これはゴーシュ配座からトランス配 座への移行が生じたことが原因であると思われる。 以上より、応力緩和現象においてはゴーシュ配座か らトランス配座への移行も生じることが明らかと なった。

次に応力緩和過程における分子鎖の絡み合いに ついて検討を行った。評価法には Yashiro ら<sup>[5]</sup>によっ て提案された方法を用いて評価する。分子鎖を構成 する分子を 10 個ごとに取り出し、それぞれのなす 角を求める。その時の角度が 90 度以下の場合をキ ンクと呼び、その割合が多ければ、よりねじれてい ると考えることができる。応力緩和では分子鎖のね じれが緩和していくことで起きると思われるので このキンク割合を評価基準とする。

Fig. 8 に、各モデルにおける分子鎖1本あたりの キンク量を示す。これより、全体的に側鎖の分子量 の増加に伴いキンク量の減少が見られる。また、応 力緩和解析前後で比較すると、応力緩和解析を行う ことによりキンク量が明らかに減少していること、 すなわち応力緩和解析によりねじれ・絡み合いが解 消され、安定状態に移行していることが明らかとな った。また側鎖の分子量が多いほど、応力緩和解析 によるキンクの減少量が大きいことが見て取れる、 そこで Fig. 9 に各モデルにおける応力緩和解析中に 減少したキンクの割合を示す。側鎖の分子量が大き いほどキンクの減少率が大きい傾向が確認された。 これについては現在検討中である。

40 in kink 35 30 Rate of decrease i <u></u> ∑25 20 20 15 • PF PP 10 PVC 5 PS 0 20 40 60 0 80 Molecular Weight of Side Chain [-] Fig. 9 Rate of decrease in kink ratio



Fig. 10 Stress Relaxation Analysis of each molecular models at 23 °C



PVC.

動的粘弾性試験と MD 解析の比較

本研究では MD 解析の確からしさを明らかにするため、動的粘弾性試験結果との対比を行った。これまでの MD 解析結果は Tg + 30 ℃ における結果であったが、動的粘弾性試験は室温で行ったため MD 解析も室温で再度行った。PE, PP, PVC における室温での応力緩和解析結果を Fig. 10 に示す。これより、PVC が最も緩和弾性率が高く、PE および PP は同程度であることが明らかとなった。

比較対象となる動的粘弾性試験結果のうち、PE, PP, PVC の貯蔵弾性率を縦軸に、測定周波数 を横軸に Fig. 11 に示す。これらの結果より、PP, PE, PVC の順に値が大きくなっており、おおよ そ MD 解析結果の初期の値と同じ傾向が見られた。緩和弾性率と貯蔵弾性率の直接的な比較は 困難であるが、おおよその値は同じになると考えると、DMA 試験結果の方が若干大きな値では あるが、ほぼ同じような結果が得られていることが確認できる。しかし通常は測定周波数が速い、 すなわち測定時間が短いほど高い弾性率を示すはずだが、MD 解析結果は実験結果より値が低く なった。

これは、用いている高分子モデルと実在試料が全く同じ条件ではないことが原因であると思われる。またこのような条件ではあるが、応力緩和解析の初期値はかなり良い結果が得られていることから、初期の解析値について解析結果は妥当であることが示唆された。しかし、その後の応力緩和解析結果については、かなりの応力緩和が生じており、その原因としては、平均分子量の違い、総分子量の違い、また解析サイズの違いなどが原因であると思われる。

< 引用文献 >

[1] T. Sakai, and S. Somiya, Mechanics of Time Dependent Materials, 15, pp.293-308, 2011

[2] T. Sakai, and S. Somiya, Mechanics of Time Dependent Materials, 10, pp.185-199, 2006

[3] M. Nakada, T. Okuya, and Y. Miyano, Advanced Composite Materials, 23, pp.451-460, 2014

[4] J. Koyanagi, S. Yoneyama, A. Nemoto, and J.D.D. Melo, Composites Science and Technology, 70, pp.1395-1400, 2010

[5] K. Yashiro, T. Ito, and Y. Tomita, International Journal of Mechanical Sciences, 45, pp.1863–1876, 2003

#### 5.主な発表論文等

〔雑誌論文〕 計1件(うち査読付論文 1件/うち国際共著 0件/うちオープンアクセス 0件)

1 . 著者名 坂井 建宣,鈴木 将士,蔭山 健介 ————————————————————————————————————	4.巻 45
	5.発行年
分子動力学シミュレーションによるボリカーボネートの体積クリーブの静水圧依存性評価 	2019年
3. 雑誌名	6.最初と最後の頁
日本複合材料学会誌	26-33
掲載論文のDOI(デジタルオブジェクト識別子)	査読の有無
	有
オープンアクセス	国際共著
オープンアクセスではない、又はオープンアクセスが困難	-

### 〔学会発表〕 計4件(うち招待講演 1件/うち国際学会 2件)

1. 発表者名

Takenobu Sakai, Yuichiro Kudo, Satoshi Kobayashi and Kensuke Kageyama

2.発表標題

Molecular Dynamics Simulation of Viscoelastic Behavior of Polypropylene

#### 3 . 学会等名

the 11th International Conference on the Mechanics of Time Dependent Materials(招待講演)(国際学会)

#### 4.発表年 2018年

#### 1.発表者名

Atsushi Tamura, Kensuke Kageyama and Takenobu Sakai

#### 2.発表標題

Evaluation of Weak Bond in Adhesive Joints of CFRP

# 3 . 学会等名

13th International Symposium on Advanced Science and Technology in Experimental Mechanics(国際学会)

4.発表年 2018年

## 1.発表者名

坂井 建宣,工藤 雄一郎,蔭山 健介

#### 2.発表標題

高分子材料の応力緩和現象の分子動力学的解釈

# 3 . 学会等名

第43回複合材料シンポジウム

4.発表年 2018年

# 1.発表者名

坂井 建宣,田村 淳,蔭山 健介

### 2.発表標題

CFRP接着層の弱接着状態の分子動力学法による再現

3.学会等名 第44回複合材料シンポジウム

# 4 . 発表年

### 2019年

〔図書〕 計0件

### 〔産業財産権〕

〔その他〕

版井 建宣 | 埼玉大学 テニュアトラック http://www.saitama-u.ac.jp/iron/tt/researchers/%e5%9d%82%e4%ba%95-%e5%bb%ba%e5%ae%a3 坂井 建宣 | 研究企画推進室 http://s-read.saitama-u.ac.jp/researchers/pages/researcher/okiGVvER 坂井 建宣 | 埼玉大学 材料工学研究室 http://mehp.mech.saitama-u.ac.jp/

### 6.研究組織

氏名 (ローマ字氏名) (研究者委号)	所属研究機関・部局・職 (機関番号)	備考
(		