エマルション重合過程におけるミクロ生体高分子ゲルの 粘弾性測定法の開発

東京大学大学院総合文化研究科先進科学研究機構

柳澤 実穂

Although biopolymer microgels are used in a variety of applications, their viscoelastic properties have been difficult to determine due to their difficulty in analysis. In this study, the surface viscoelasticity of gelatin microgels prepared in lipid droplets were investigated using cyclic micropipette aspiration. It was found that the gelatin gel gelled inside the small droplets with a radius of about 50 μ m or less covered with a lipid membrane was about 10 times harder than the bulk gel. By changing the aspiration pressure cyclically, we also evaluated their storage modulus *E*' (reflecting elasticity) and loss modulus *E*'' (reflecting viscosity). Then, the microgels have a smaller *E*''/*E*' ratio than the corresponding bulk gels, meaning the microgels have a distinct nanostructure from bulk gels. Nanostructure analysis showed that small microgels contained more beta sheets in their structures than bulk gels. Our findings indicate that the confinement of gelling polymers in lipid membranes contributes to the variation in viscoelasticity of protein-based microgels through changes in secondary structure.

1. 緒 言

コラーゲンから得られるタンパク質由来のゼラチンや海 藻から得られる多糖類由来のアガロースなど、多くの生体 高分子ゲルはその優れた生体親和性や生分解性により、化 粧品や医薬品、食品などの材料として活用されている。特 に油中液滴(エマルション)中でのゲル化(エマルション重 合法)により得られる1ミリメートル以下の小さなミクロ ゲルは、その大きな表面積・体積比により、周囲の環境変 化にすばやく応答し、例えば体積変化に応じてゲル中に内 包した薬物を放出する医薬用カプセルなど、高度な機能性 材料として注目されている。こうしたミクロゲルの基本的 機能は、そのナノ構造と粘弾性特性に依存しているが、ミ クロゲル分散液としての解析が進む一方、実際に機能を担 うミクロゲル単体に対しては未解明な点が多い。

エマルション重合により形成されるミクロゲルは、重合 時に常にゲル化高分子が膜界面と接しており、界面物性が ミクロゲルの構造や物性へ影響することが予想される。生 体高分子ゲルでは、ゲル構造がタンパク質の2次構造であ るヘリックス構造やベーターシート構造であることから、 膜界面の電荷などを含む物性がそれら2次構造転移を変化 させる可能性が高い。実際に筆者らは、生体高分子ゲルと してゼラチンを用い、リン脂質からなるエマルション中で ゲル化させて得られるミクロゲルに対し、表面弾性(ヤン グ率)の測定とナノ構造解析を行った。その結果、半径が



Viscoelastic analysis of biopolymer microgel prepared from emulsion polymerization

Miho Yanagisawa

Komaba Institute for Science, Graduate School of Arts and Sciences, The University of Tokyo 約50µm以下のミクロゲルは、従来のバルクゲルよりも約 10倍ゲル弾性が高くなること、従来知られてきたナノ構 造であるヘリックス構造だけでなく、ベーターシート構造 も多く含まれることを見出した¹⁾。これらのサイズ依存性 から、エマルション重合によりゼラチン・ゲルにベーター シートが形成され、それが新たな架橋点となることでゲル 弾性が上昇したと考えられる。しかし、なぜエマルション 重合がゼラチン・ミクロゲルのナノ構造変化とゲル弾性上 昇を招いたのかは不明である。そこで本申請研究では、こ の問いに対し(i) 膜界面効果として考えられる膜の電気的 特性や界面に働くラプラス圧とヤング率の相関関係を解析 すること、(ii) そしてナノ構造をより強く反映する粘弾性 を1つのミクロゲルに対して測定する手法を開発し、その 解析からナノ構造変化の要因へ迫ることを目的とした。

2. 方法

2.1. エマルション界面の影響評価

エマルション重合過程における膜界面効果として、膜物 性特性と膜によるミクロ空間閉じ込めに伴うラプラス圧、 膜との直接的接着による影響をそれぞれ個別に評価するた め、膜物性と油水界面に生じる界面張力が異なる2種のリ ン脂質:1,2-dioleoyl-sn-glycero-3-phosphocholine (DOPC)、 1,2-Dioleoyl-sn-glycero-3-phosphoethanolamine (DOPE)、界面活性剤:Span 80を用いてゼラチン・ミク ロゲルを作製した。膜表面電荷は基本的に全て負に帯電し ており、その大きさはDOPC < DOPE < Span 80の順で あることが知られている。また、界面張力の大きさは、 DOPC < Span 80 < DOPE << 活性剤無しの順で大きくな る。ゼラチン・ミクロゲルは、これらのリン脂質や界面活 性剤を溶解したミネラルオイルと高温(約60℃)のゼラチ ン溶液を攪拌してエマルション化し、その後ゲル化温度 (30℃) 以下に冷却することで作製した。さらに、ゲル化 しない高分子であるポリエチレングリコール(PEG)とゼラ チンからなる2成分混合溶液を、均一相状態でエマルショ ン化し、部分濡れ型の相分離パターン形成後にゲル化させ ることで、膜接触有りと膜接触無しの異なる2面を持つヤ ヌス型のミクロゲルを作製できる²⁰。これより、ゲル化時 に同じDOPC膜で覆われたミクロ空間へ閉じ込められて いるが、膜接着している部分と膜接着していない部分を有 するミクロゲルが形成できる。このそれぞれの部分に対し てヤング率とナノ構造を解析すれば、膜への直接的接触と 膜によるミクロ空間閉じ込めのどちらが弾性率上昇やナノ 構造転移へ影響をもたらしているのかを導くことができる。

2.2. ベーターシートの蛍光可視化

ミクロゲル中に形成されたベーターシート構造を可視化 するため、ベーターシートに富むアミロイド構造の蛍光観 察に使用される Thioflavin T (ThT)をゲル化前のゼラチン 溶液に添加し、温度をゲル化温度以下に冷却した後での蛍 光強度変化を、共焦点レーザー顕微鏡 (FV1200, オリンパ ス)にて観察した¹⁾。

2.3. ミクロゲル表面の粘弾性測定

ミクロゲルの表面弾性(ヤング率)は、ゲル表面をガラス キャピラリーにより微小吸引し、吸引圧Pと吸引長さLの 比例関係から求めた¹⁾。本研究ではさらに、ゲル化過程で 腹に接していた部分と接していなかった部分の異なる2面 を備えたミクロゲルに対し、局所的なヤング率を測定するこ とで、膜への直接的接触がヤング率へ及ぼす影響を導く³⁾。 さらに、キャピラリーの吸引圧Pをサインカーブのように 周期的に変化させることで粘弾性を評価するシステムを構 築した(図1)⁴⁾。吸引圧力と変形長さの時間変化に対して、 その振幅と、圧力と変形の間の遅延に該当する位相差δを 用いて、貯蔵弾性率E'、損失弾性率E''を求めることで粘 弾性を評価する。これにより、ミクロゲルの弾性が支配的 であったとしても、微小変形に伴うミクロゲル表面の粘弾 性を評価できるようになる。

結果と考察

(i) 膜界面の効果

はじめに、異なる脂質や界面活性剤を用いて半径が50 µm以下の球形のゼラチン・ミクロゲルを作製し、その表 面のヤング率と膜物性の相関関係を調べた。エマルション 重合過程では、膜界面に働く張力の大きさに比例するラプ ラス圧による影響を受ける。そこで、膜界面張力値の異な る4つの系(DOPC < Span 80 < DOPE << 活性剤無し)に 対して、ヤング率を比較したところ、系統的な違いは見ら れなかった。次にエマルションを覆う膜の電気物性との相 関関係を調べた。その結果、帯電の度合が増すにつれて



図1 ミクロゲルの周期的吸引による表面粘弾性測定(上)と、 吸引に伴うキャピラリー内への変形長さLと吸引圧Pの時 間変化(下)を示す模式図



図2 球形ミクロゲルを覆う膜の負帯電度とゲル表面のヤング 率の相関関係



図3 非球形のゼラチン・ミクロゲルにおける局所的なヤング 率(Ave. ± SE.)。凸面(脂質膜接触有り)と凹面(脂質膜接触 無し)でのヤング率の違い。N はゲル数。

(DOPC < DOPE < Span 80 の順)、ヤング率が大きくな ることが分かった(図2)。負に帯電する界面活性剤をゲル 化する生体高分子に添加すると、ヘリックス形成が阻害さ れることが報告されており⁵⁾、我々の実験においても、負 帯電した膜がヘリックス形成を阻害し、逆にベーターシー ト形成を促進したためにヤング率が上昇した起源と考えら れる。

つぎに、直接的な膜接触が表面ゲル弾性へ与える影響を 導くため、膜接触有りと無しのそれぞれの面に対して弾性 測定を行った(図3)。その結果、接触有りの面が接触無し の面よりも高弾性となったものの、バルクゲルの弾性(5 kPa)と比べると共に遥かに高弾性であった³⁾。このことは、 膜接触がゲル弾性を高めるが、ミクロ閉じ込めによりその 効果が内部まで到達すると解釈できる²⁰。さらに、この相 分離したミクロゲルに対してThTを添加したところ、ゲ ル化に伴いミクロゲルの中央まで蛍光強度が均一に上昇し た(図4)。この結果は、膜の負電荷により形成が誘起され るベーターシート構造が、膜近傍だけでなく、ミクロゲル の内部まで生じることを意味している。

(ii) ミクロゲルの粘弾性特性

次に、キャピラリー吸引の圧力を周期的に変化させるこ とで、弾性を反映する貯蔵弾性率E'と粘性を反映する損 失弾性率E"の相関を調べた。バルクゲルでは、粘弾性比E" /E'はゼラチン濃度によらず、また低周波数領域(f < 0.1 Hz)ではほぼ一定となる(図5)。そこで、周波数をf= 0.01Hzに固定して、ミクロゲルとバルクゲルに対して、 粘弾性比率を測定し比較した(図6)。その結果、ミクロゲ ルの方が小さなE"/E'値をもつことが分かった⁶⁾。この値 の違いは、ゼラチン濃度では説明できないことから、ミク ロゲルがバルクゲルとは異なるナノ構造を持つことを支持 する。ミクロゲルでは、トリプルへリックスだけでなく、 多量のベーターシートも形成されていることから、従来の 未反応なランダムコイル部位がベーターシートへ転移する ことで粘性が低下し、E"/E'値が減少したと考えられる。

5. 総 括

本申請研究では、エマルション重合によりナノ構造とヤ ング率が上昇するゼラチン・ミクロゲルに対し、その理由 を膜物性と膜接着、ラプラス圧による膜界面効果の評価と、 ゲル表面の粘弾性測定から迫ることを目的とした。その結 果、膜の負帯電と膜によるミクロ閉じ込めがゲル弾性上昇 を生むこと、ランダムコイルがベーターシートへ転移する ことで従来のバルクゲルとは異なる粘弾性比を持つことが 明らかとなった。この知見は、ゼラチン・ゲルに限定され ず、他の生体高分子ゲルに対しても成り立つことが期待さ れる。また、本研究により構築したキャピラリー吸引によ る粘弾性評価は、その他のミクロ材料の力学評価として役 立っており^{7.8}、今後は同様のサイズを持つ生細胞などの 力学的評価にも応用可能であることを実証していきたい。

謝 辞

本研究にご支援をいただきました公益財団法人コーセー コスメトロジー研究財団に深くお礼申し上げます。

(引用文献)

A. Sakai, Y. Murayama, K. Fujiwara, T. Fujisawa, S. Sasaki, S. Kidoaki, and Miho Yanagisawa, ACS Cent. Sci., 4, 477-483 (2019).







図 6 周波数 f = 0.01 Hz の 5.0 wt% ゼラチンのバルクゲルとミ クロゲルに対する粘弾性比(E''/E')の比較

- M. Yanagisawa, S. Nigorikawa, T. Sakaue, K. Fujiwara, M. Tokita, *PNAS*, 111, 15894-15899 (2014)
- Sakai, N. Hiro-oka, S. Sasaki, S. Kidoaki, M. Yanagisawa, Nihon Reoroji Gakk., 47, 55-59, (2019).
- 4) 特願 2020-15270, 柳澤実穂, 酒井淳,「粘弾性測定方法 および粘弾性測定装置」
- 5) R. Wustneck, E. Buder, R. Wetzel, H. Hermel, Cholloid Polym. Sci., 267, 429-433 (1989).
- A. Sakai, A. Sakai, Y. Murayama, M. Yanagisawa, Langmuir, 36: 5186–5191 (2020).
- Y. Kurashina, M. Tsuchiya, A. Sakai, T. Maeda, Y. Jung Heo, F. Rossi, N. Choi, M. Yanagisawa, H. Onoe, *Appl. Mater. Today*, 21, 100937 (2021).
- S. Hayasaki, M. Shimizu, Y. Katsurada, A. Sakai, M. Yanagisawa, Y. Atomi, T. Watanabe, J. Fiber Sci. Technol., 76: 288–295 (2020).