# 紫外レーザアブレーションとポストプロセスによる ポリ乳酸の低劣化加工

山口大学大学院理工学研究科 システム設計工学系学域 教授 南 和幸 (平成 21 年度一般研究開発助成 AF-2009209)

キーワード:レーザ加工、ポリ乳酸、熱損傷

# 1. 研究の目的と背景

医療分野では、管腔臓器の治療法として術後の復帰 が容易なカテーテルやステントが使用されているが, 一般的に市販されている金属製やポリマー製のステ ントは永久的に体内に留まるものであるため, 治療後 の生存期間が長い良性疾患や成長により体の大きさ が変わる若年者へのステントの適用は禁忌であった. また,血管の狭窄の再発は,ステントによる血管壁へ の継続的な力学的刺激が原因といわれているが, 超高 齢化社会の到来により増加している心筋梗塞や脳梗 塞に対するこれらの治療法の確実性の向上のため、こ の問題の解決が強く求められている。したがって、こ れらの問題の解決のために一定期間後に消失する生 分解性ステントの実現が必要とされている.これまで マグネシウム合金やポリ乳酸などの生分解性材料を 用いた様々な形状のステントの開発と評価が進めら れている <sup>1), 2)</sup>.

ポリ乳酸, Poly lactic acid(PLA), は生分解性で あるため医療用材料として様々な用途に使用されて いる. 著者らも体内で分解, 吸収されるポリ乳酸フィ ルムを素材とした生分解性ステントの開発を進める とともに加工法の評価も行ってきた<sup>3),4)</sup>.著者らのス テントはフィルムを素材としており.ステント製作の ためのフィルムの加工には, カッティングプロッター によるせん断加工,紫外レーザによるアブレーション 加工などを用いてきた.しかし、試作・評価過程でフ ィルムの加工法に依存して引張強度や破断ひずみが 低下する傾向が見られた<sup>5)</sup>.特に,紫外レーザ加工後 の引張強度,破断ひずみの低下が大きかった.これは 加工時の熱による結晶化などの熱変質層の形成が原 因と考えられた.ステントでは留置する時の形状精度 はあまり重要でなく, むしろ適切な柔軟性を持ちなが ら,一方では設計値を越える不均一な荷重や圧力,特 にバルーンカテーテルを用いた拡張時に受ける引張 力に対して耐性を有する, すなわち破断強度が高く, 破断ひずみが大きいことが好ましいので、紫外レーザ 加工を適用するためにはプロセスの改善が必要であ る.

そこで、本研究では、上記の問題を解決するため、 (1) 熱変質層の発生を抑制したレーザ加工プロセスの開発、

(2) 劣化を回復するポストプロセスの開発 を試みた.

### 2. 引張強度と破断ひずみの評価法

各加工プロセスの有効性を確認するため,製作した 試験片の引張試験を行うことにより,引張強度と破断 ひずみを評価した.

# 2·1 引張試験片

本研究で用いる素材は、厚さ35µmの2軸延伸ポリ

乳酸フィルム(東セロ(株):パルグリーンLC)である.このフィルムを各加工法によって図1に示す形状(JIS規格:K7127)の試験片を製作する.標線間距離は25mm,狭い平行部の幅は6mmである.なお,標線として幅1mmのアルミニウム箔を貼り付けた.



#### 凶 1 5 灰矾

## 2・2 引張試験方法

試験片の両端約 20mm をチャックし,一方をデジタ ルフォースゲージ((株)日本電産シンポ:FGP-2)に,も う一方を電動ステージ(SUS(株):XA-50L-200)に固定 した.引張速度は JIS 規格では 100mm/min で定められ ているが,電動ステージの仕様の関係で引張速度 102mm/min (歪み速度 127.5%/min)で試験した.試験 中に破断までの荷重をデジタルフォースゲージ,標線 間距離をデジタル画像センサ((株)キーエン ス:CV-2000)により測定した.なお,引張方向は 2 軸 延伸により製作されているフィルムの機械進行方向 MD (Machine Direction)とした.

標線間の狭い平行部に働く引張応力を求めるため に,試験前に狭い平行部の断面積を計測しておく必要 がある.狭い平行部の幅を測定顕微鏡で等間隔の3箇 所で測定し,フィルムの厚さを狭い平行部の両端根本 部の2箇所で測定する.それぞれの平均値を用いて, 狭い平行部の断面積を求める.

2・3 プレス加工により製作した試験片の試験結果 レーザ加工による試験片との比較対象としてプレ ス加工により試験片を製作して引張試験を行った.加 工には精密タレットパンチプレス(MERC type M, (株)



アマダ)を用いた.結果を図2に示す.引張試験には 3本の試験片を供した.平均の引張強度106.9MPa,破 断ひずみは 0.442 であった.

# 3. 熱変質領域の発生を抑制したレーザ加エプ ロセスの検討

#### 3·1 加工方法

紫外光 240nm~270nm に対するポリ乳酸の吸収は小 さいため、紫外レーザによる加工は、実際にはアブレ ーションではなく熱加工に近いものと推察され、それ が熱変質領域の発生の原因と考えられる.このため、



図3 レーザ光高吸収フィルムの支援による加工



図4 切断面 SEM 写真 高吸収フィルム使用,25mW

ポリ乳酸フィルム表面



図5 切断面 SEM 写真 高吸収フィルム不使用, 112mW

当初は冷却しながら紫外レーザ加工を行うことにより熱変質領域の発生を抑制する方法の検討を計画していた.しかし,現状の加工システムでは冷却により 結露や霜が加工フィルム上に発生してしまい,レーザ 光の偏向,散乱が生じ,加工に障害が生じて有効な評 価を行うことが出来なかった.

そこで、別な方法として、紫外光を吸収しやすいフ ィルムをポリ乳酸フィルムの下に敷き、この高吸収フ ィルムのアブレーションで発生したフラグメントを 使って溶融したポリ乳酸を吹き飛ばすことにより、熱 変質層の残存を減らす方法を検討した.概念図を図3 に示す.加工にはYAG レーザの4倍波(波長266nm, DiNY-cwQ-FHG, IB Laser Corp)を用い、発信周波数 6KHz,加工速度0.5mm/sで行った.また、吸収係数の 大きいフィルムにはPETフィルム(ルミラー、T60-100, t:100 $\mu$ m、東レ(株))を用いた.高吸収フィルムが 無い場合で切断に必要なレーザ出力は112mWであった が、高吸収フィルムがある場合には25mWで切断可能 であり、高吸収フィルムがない場合の22%のパワーで 加工可能であることが分かった.

# 3・2 切断面の観察

切断面を走査型電子顕微鏡により観察した.レーザ 光高吸収フィルムを用いて加工したポリ乳酸フィル ムを、45度傾斜させて斜め方向から切断面を観察し た写真を図4に示す.これと比較するために、レーザ 光高吸収フィルムを使わずに加工(レーザ出力112wW) したポリ乳酸フィルムの切断面の観察写真を図5に 示す.図4、5中に示すバリ部は.フィルム表面から 盛り上がっている部分であり、溶融-再凝固,あるい はポリ乳酸分子の結晶化が生じている熱変質層と考 えられる.フィルム表面を光学顕微鏡で観察した結果 では、図4のバリの幅は平均45μm、図5のバリの幅 は平均83μmであり、高吸収フィルムを使用すること により変質層幅を54%まで減少させることができた.

## 3·3 引張試験結果

図6に引張試験結果を示す.3本の試験片を試験に 供した.高吸収フィルムを用いない通常加工の試験結 果の1例も併記してある.応力が増加しているのにも かかわらずひずみが減少しているところがあるが,こ のひずみ変化量は画像センサの測定分解能とほぼ同 じであり,電動ステージの振動なども影響した測定誤 差である.図6より,通常加工に比べて引張強度も破 断ひずみもわずかながら小さい値となったことがわ かる.通常加工(112mW) での平均引張強度は109.5MPa, 破断ひずみ0.035に対して,高吸収フィルムを用いた 場合の平均の引張強度は96.7MPa,破断ひずみ0.033



である.したがって,熱変質層の大きさに関係なく, 熱変質層が形成されてしまうと破断ひずみも引張強 度も低下してしまうことが分かった.

# 4. レーザ加工後プロセスによる強度劣化回復 の検討

レーザ加工による強度劣化は、熱変質層が母材と異 なる機械特性に変化しているためと考えられる.そこ で、レーザ加工後に熱変質層に対してさらに加工を加 えることにより強度劣化を改善する方法を検討する.

## 4・1 バリ部塑性加エプロセスの検討

強度劣化が生じた一つの原因として,熱変質層に引 張の残留引張応力が生じていることが考えられる,そ こで熱変質層,すなわちバリ部に圧縮応力による塑性 変形を生じさせることにより,残留引張応力を緩和し て強度の改善を図ることを試みた.

バリ部はレーザ加工後に盛り上がっているため,バ リ部を圧縮変形させて平坦化する加工方法を採用し た. プロセスの概略図を図7に示す. レーザ加工後の フィルムをガラス基板に載せ、ガラス棒、アルミホイ ルと共に電気オーブン内で加熱する.加熱温度は結晶 化が起きない 60℃とし,時間は 15 分間とした.その 後, 電気オーブン内でポリ乳酸フィルム上にアルミホ イルを載せ、その上をガラス棒に圧力を加えながら10 往復転がすことによりバリ部を変形させる. 初期段階 の検討であるため圧力印加は手動で行った.ただし. バリ部高さの変形量を光学顕微鏡で測定することに より,加工度を定量的に評価した.引張試験には3本 の試験片を用いた. バリ部塑性加工プロセス前のバリ 部高さ(フィルム平坦部を基準としたバリ部の頂上ま での高さ)は平均で18.7μm, バリ部塑性加工プロセ ス後の平均高さは2.0µmであった.

引張試験の結果,応力-ひずみ曲線は図6と同様の 値を示し,平均の引張強度93.5MPa,破断ひずみ0.033 であり,強度回復はできなかった.加工温度を高くす るなどの条件の変更も考えられるが,80℃以上では全 体が塑性変形してしまうため,レーザ加工形状やフィ ルム形状に影響を与えてしまう恐れがある.したがっ て,この方法ではステント製作に適した強度回復は難 しいと判断された.



図7 バリ部塑性加工プロセスの概略図

## 4・2 バリ部除去プロセスの検討

これまでの予備実験で、レーザ加工後の試験片を有 機溶媒に浸漬することにより,強度が若干回復するこ とが観察されていた.様々な有機溶媒に浸漬して引張 試験を行ったところ,1,4-ジオキサン:エタノール= 1:3(体積比)の混合液に10分浸漬することによ り引張強度が約15MPa上昇することが確認された.こ の時に混合液を用いた理由は、1,4-ジオキサンはポリ 乳酸を溶解するが溶解速度が速いため、エタノールで 希釈して溶解速度を遅くするためである.この実験よ り、熱変質層をある程度溶解すれば強度が回復するこ とが示唆された.しかし、この方法ではフィルム全面 が溶解されてしまうため、ステント製作への応用は難 しい.

そこで図8に示すようなプロセスを考案した.まず ポリ乳酸フィルムを1,4-ジオキサンに溶解しないポ リマーでコーティングし,その後コーティング層も一 緒に紫外レーザで切断加工する.その後,1,4-ジオキ サン混合液で熱変質層を除去し,最後にコーティング 層を剥離する.

コーティングに用いるポリマーは、ポリ乳酸を溶解 しない溶媒に溶け、1,4-ジオキサンには溶けない性質 を持っていなければならない. コーティング剤として ポジレジストやエラストマー等を検討した結果、コー ティング剤には PVA(ポリビニルアルコール)が使用 できることが分かった. PVA は水に溶解すると共に、 1.4-ジオキサンのような有機溶媒には溶解しない.

詳しい実験条件を図8に従って説明する.まず,エ タノールで洗浄したポリ乳酸フィルム(図8,1)を 20wt%の PVA 水溶液に浸漬,コーティングし,常温大 気中で24時間乾燥する(図8,2).これを石英ガラ ス基板にスプレーのりで貼り付け,固定し,紫外レー ザで試験片形状に描画加工する(図8,3).この実 験における加工用紫外レーザには,波長248nmのエキ シマレーザ(IPEX-848, Light Machinery Corp.)を 用いた.加工条件はレーザ出力125mW,発信周波数 160Hz,ビーム径 $\phi$ 110 $\mu$ m,加工速度0.5mm/sである. レーザ加工後,ガラス基板から剥離し,1,4-ジオキサ ン:エタノール=1:2(体積比)の混合液に浸漬し て,熱変質層を溶解除去する(図8,4).メタノー



ਕ੍ਰਿਸ਼ਸ਼ਸ਼



5. コーティング剤除去



ルでリンス後,水でコーティング剤の PVA を溶解除去 し(図8,5),その後真空中で 24 時間乾燥,寸法測 定して引張試験に供した.

エキシマレーザで加工した際のバリ部の幅は光学 顕微鏡により測定したところ44~61μmであった.し たがって,この幅以上に除去すれば強度が回復するは ずである.しかし,引張試験結果ではそうならなかっ た.また,溶解除去速度にバラツキが大きく,1,4-ジ オキサン混合液に浸漬した時間と溶解量とは必ずし も比例しなかった.

表1に浸漬時間と除去量,引張強度,破断ひずみの 結果一覧,図9に引張試験で得られた応力-ひずみ線 図を示す.表1より浸漬時間6分よりも8分の除去量 の方が少なかったことが分かる.これはコーティング 剤のPVAがポリ乳酸フィルムから剥離することにより 混合液が回り込んで溶解範囲が拡がったり, あるいは レーザ加工時にPVAがポリ乳酸フィルム断面に付着し て溶解を阻害するなど、不安定要因があるためと考え られる、どの浸漬時間でも、除去量がバリ部の幅の3 倍以上であったが引張強度の改善は見られなかった. 一方,破断ひずみにおいては,浸漬6分(除去量の平 均0.4mm)については破断ひずみが2倍以上に増加し て改善が見られた.しかし、プレス加工の破断ひずみ レベルには遠く及ばず,回復効果は不十分であった. 熱変質層除去後,引張試験前の試験片の加工部を光学 顕微鏡で観察した例を図10に示す.フィルム表面に 垂直方向から観察したものである. 切断エッジ部には クラックが観察された.熱変質層除去前の観察では確 認されていないため、溶解除去過程で発生した、ある

| 表1 | 熱変質層除去および引張試験結果 |
|----|-----------------|
|    |                 |

| 浸漬時間<br>[min]   | 除去量<br>[mm] | 引張強度<br>[MPa] | 破断ひずみ |
|-----------------|-------------|---------------|-------|
| 5               | 0.209       | 84.8          | 0.032 |
| 6 (No. 1)       | 0.464       | 83.0          | 0.060 |
| 6 (No. 2)       | 0.360       | 80.4          | 0.050 |
| 6 (No. 3)       | 0.396       | 82.4          | 0.053 |
| 6 平均            | 0.407       | 81.9          | 0.054 |
| 8               | 0.213       | 77.3          | 0.026 |
| 0(未浸漬,<br>No.1) | 0           | 72.7          | 0.021 |
| 0(未浸漬,<br>No.2) | 0           | 90.3          | 0.027 |
| 0(未浸漬)<br>平均    | 0           | 81.5          | 0.024 |



図9 熱変質層除去後の引張試験結果

いは、潜在的なクラックが存在し、溶解により顕在化 したものと考えられる.このクラックの発生と残留が 除去量が多いにもかかわらず強度回復が出来なかっ た理由と考えられる.しかし、破断ひずみは改善傾向 にあるため、クラックの発生を抑制できれば、引張強 度も破断ひずみも改善できるものと期待される.



図10 熱変質層除去後の試験片表面写真

#### 5. 結言

- (1) レーザ光に対する吸収が大きい材料を加工材料 の下に敷くことにより,加工に必要なレーザ出 力を低下させ,熱変質層を小さくできることが 分かった.
- (2) 熱変質層の大きさと強度低下の程度には関係が 無いことがわかった.
- (3) 熱変質層の機械特性を塑性加工により改善する ことを試みたが,改善することは出来なかった.
- (4) レーザ加工後に熱変質層を溶解除去する加工プ ロセスを考案した.
- (5)熱変質層の溶解除去により破断ひずみが改善されることが分かった.しかし、引張強度の改善は見られなかった.その原因はクラックの発生にあると考えられた.今後、クラックの抑制と熱変質層の除去方法の改善が必要であることがわかった.

## 謝 辞

本研究は(財)天田金属加工機械技術振興財団の一 般研究開発助成(AF-2009209)の支援により行われた. ここに記して感謝の意を表す.

## 参考文献

1) 伊垣敬二, 岩本正治, 山根秀樹, 斎藤憲司, 材料, Vol. 49, No.9 (2000), pp. 1030-1035.

2) Ron Waksman, Catheterization and Cardiovascular Interventions, Vol.70 (2007), pp. 407-414.

3) 月森真人,南和幸,佐藤克也,第28回日本生体医 工学回中国四国支部大会プログラム講演抄録(2005), p. 27.

4) 法村一平,南和幸,佐藤克也,日本機械学会中四 国支部第 45 期総会・講演会 講演論文集 (2007), pp. 35-36.

5)田中孝之,法村一平,南和幸,佐藤克也,日本機 械学会中四国支部第 47 期総会・講演会 講演論文集 (2009), pp.253-254.