### ΜΕΛΕΤΗ ΑΣΒΕΣΤΟΠΟΙΗΣΗΣ ΠΟΛΥΜΕΡΙΚΩΝ ΥΛΙΚΩΝ ΜΕ ΑΝΤΙΜΙΚΡΟΒΙΑΚΗ ΔΡΑΣΗ

Π. Μαρούλη <sup>1,\*</sup>, Π.Δ. Νάτση <sup>2,3</sup>, Ι. Τζουμάνη <sup>1</sup>, Σ. Μαρινάκης <sup>1</sup>, Ε. Ντάλας <sup>1</sup>, Π.Γ. Κουτσούκος <sup>2,3</sup>

<sup>1</sup>Τμήμα Χημείας, Πανεπιστήμιο Πατρών, Ελλάδα
<sup>2</sup>Τμήμα Χημικών Μηχανικών, Πανεπιστήμιο Πατρών, Ελλάδα
<sup>3</sup>Ινστιτούτο Τεχνολογίας και Έρευνας/ΙΕΧΜΗ, FORTH-ICEHT, Πάτρα, Ελλάδα
(\*up1068896@ac.upatras.gr)

#### ΠΕΡΙΛΗΨΗ

Πολυμερικά υλικά με αντιμικροβιακή δράση παρουσιάζουν ιδιαίτερο ενδιαφέρον. Η ασβεστοποίηση των υλικών αυτών κατά την επαφή τους με βιολογικά ρευστά, δηλαδή η δυνατότητα επαγωγής σχηματισμού υδροξυαπατίτη (Ca5(PO4)3OH, HAP), είναι καθοριστική για τις σκοπούμενες χρήσεις τους. Στην παρούσα εργασία μελετήθηκε η ασβεστοποίηση δύο πολυμερικών υποστρωμάτων τα οποία παρασκευάσθηκαν με διασύνδεση των συμπολυμερών P(SSAmC<sub>16</sub>-co-GMAx) και P(AAx-co-VBCHAM<sub>x</sub>), σε αναλογίες 85/15 (IT131A) και 70/30 (IT131B) % w/w, τα οποία έχουν αποδειχθεί ότι έχουν αντιμικροβιακή δράση. Μελετήθηκε η επιλεκτική εναπόθεση ΗΑΡ στα ΙΤ131Α και ΙΤ131Β η οποία και συγκρίθηκε με την κρυσταλλική ανάπτυξη ΗΑΡ σε κρυσταλλικά φύτρα του. Μετρήθηκαν ο ρυθμός κρυσταλλικής ανάπτυξης και ο χρόνος επαγωγής, ο οποίος μεσολαβούσε από την εισαγωγή των υποστρωμάτων μέχρι την έναρξη της κρυσταλλικής ανάπτυξης του HAP (pH = 7.4, 37°C), σε σταθερά υπέρκορα διαλύματα. Η περιοχή τιμών σχετικού υπερκορεσμού, σ<sub>ΗΑΡ</sub> των διαλυμάτων ήταν στην περιοχή τιμών 9.44 - 9.99. Ο ρυθμός της κρυσταλλικής ανάπτυξης του ΗΑΡ ήταν γραμμική συνάρτηση του σχετικού υπερκορεσμού ενώ έλαβε χώρα αποκλειστικά στα φύτρα των κρυστάλλων ΗΑΡ. Στην περίπτωση των πολυμερικών συστημάτων τα οποία μελετήθηκαν, προ της εισαγωγής τους στα υπέρκορα διαλύματα προηγήθηκε εξισορρόπησή τους: σε τριπλά απεσταγμένο νερό. Σε όλες τις περιπτώσεις διαπιστώθηκε απελευθέρωση στα διαλύματα της τασιενεργού ουσίας Cetyltrimethylammonium bromide (CTAB), η παρουσία της οποίας στα υπέρκορα διαλύματα επιβράδυνε την κρυσταλλική ανάπτυξη ΗΑΡ. Η εισαγωγή των δύο πολυμερικών υποστρωμάτων, έδειξε ότι και τα δύο είχαν την ικανότητα επαγωγής σχηματισμού ΗΑΡ μετά την πάροδο χρόνων επαγωγής εξαρτώμενων από τον υπερκορεσμό των διαλυμάτων. Ο χρόνος επαγωγής ήταν μικρότερος μετά την εξισορρόπηση του πολυμερικού συστήματος με καθαρό νερό. Η εξάρτηση του ρυθμού κρυσταλλικής ανάπτυξης ΗΑΡ ήταν ευθέως ανάλογη της συγκεντρώσεως των αντιστοίχων αιωρημάτων, οδηγώντας στο συμπέρασμα ότι η εναπόθεση του ΗΑΡ στα πολυμερικά υποστρώματα ήταν επιλεκτική. Η παρουσία θετικού επιφανειακού φορτίου συνηγορεί στο ότι η ικανότητα πυρηνογένεσης και κρυσταλλικής ανάπτυξης στην επιφάνεια των πολυμερικών συστημάτων οφείλεται στη δημιουργία επιφανειακών συμπλόκων των δραστικών τους ομάδων με τα φωσφορικά ή και τα ιόντα ασβεστίου στα διαλύματα, τα οποία έχουν ως αποτέλεσμα την δημιουργία τοπικά αυξημένου υπερκορεσμού και τη δημιουργία ενεργών κέντρων κρυσταλλικής ανάπτυξης.

**ΛΕΞΕΙΣ ΚΛΕΙΔΙΑ:** Βιοκτόνα πολυμερή, Βιολογική ασβεστοποίηση, υδροξυαπατίτης, κρυσταλλική ανάπτυξη, μηχανισμός

### ΕΙΣΑΓΩΓΗ

Η έρευνα σε αντιμικροβιακά πολυμερή υλικά και επιφάνειες είναι εντατική τις τελευταίες δεκαετίες, καθώς τέτοια υλικά είναι σημαντικά για ποικίλες εφαρμογές <sup>[1,2]</sup>. Με αυξημένη βαρύτητα ως προς την χρήση τους σε βιοϊατρικές εφαρμογές, αντιμικροβιακά πολυμερή που βασίζονται σε ομάδες τεταρτοταγούς αμμωνίου, αποτελούν πιθανώς, τα ευρύτερα μελετημένα υλικά. Τα υλικά αυτά εξυπηρετούν την υγειονομική περίθαλψη, τα προϊόντα υγιεινής, τις βιοιατρικές συσκευές και τις επιφάνειες οι οποίες είναι επιρρεπείς σε μολύνσεις από παθογόνους μικροοργανισμούς. Ως εκ τούτου, χρησιμοποιούνται σε επικαλύψεις σε ιατρικές συσκευές και εργαλεία, σε υλικά που ενδέχεται να έρθουν σε επαφή με το ανθρώπινο σώμα, όπως εμφυτεύματα ή βιοϊατρικές συσκευές. Κατά την επαφή τους επαφή με βιολογικά ρευστά, τα οποία είναι υπέρκορα ως προς τα άλατα του φωσφορικού ασβεστίου, είναι σκόπιμο να διερευνηθεί η ενδεχόμενη ασβεστοποίησή τους.

Συγκεκριμένα, μελετήθηκαν τα πολυμερικά υλικά, IT131A και IT131B, τα οποία συντέθηκαν με διασύνδεση των συμπολυμερών P(SSAmC<sub>16</sub>-co-GMAx) και P(AAx-co-VBCHAM<sub>x</sub>) (Σχήμα 1), σε αναλογίες 85/15 και 70/30 % w/w αντίστοιχα <sup>[3-5]</sup>, όπως φαίνεται στο Σχήμα 1.



**Σχήμα 1.** Αντίδραση διασύνδεσης των συμπολυμερών P(VBCHAM-co-AAx) και P(SSAmC16-co-GMAx), έπειτα από κατεργασία αυτών στους 120°C<sup>[3]</sup>.

### ΜΕΘΟΔΟΛΟΓΙΑ

Η μελέτη της κρυσταλλικής ανάπτυξης, στοιχειομετρικού υδροξυαπατίτη (Ca<sub>5</sub>(PO<sub>4</sub>)<sub>3</sub>OH, HAP) τόσο σε φύτρα HAP, όσο και στα πολυμερικά υποστρώματα, σε μορφή κόνεως ή μορφοποιημένων σε μεμβράνες επί πλακιδίων υάλου, σε διαλύματα υπέρκορα ως προς ΗΑΡ, διεξήχθη σε σταθερή θερμοκρασία 37°C, με τη βοήθεια κυκλοφορικού θερμοστάτη, μέσω ροής νερού μέσω των τοιχωμάτων του γυάλινου αντιδραστήρα συνολικού όγκου 0.22dm<sup>3</sup>. Τα υπέρκορα ως προς το φωσφορικό ασβέστιο διαλύματα παρασκευάζονταν εντός του αντιδραστήρα με ανάμιξη επακριβώς υπολογισμένων και μετρημένων προτύπων διαλυμάτων χλωριούχου ασβεστίου, δισόξινου φωσφορικού νατρίου και χλωριούχου νατρίου. Η μέτρηση της τιμής του pH των διαλυμάτων γινόταν με ζεύγος ηλεκτροδίων υάλου // Ag/AgCl η προτυποποίηση του οποίου γινόταν πριν από κάθε πείραμα με πρότυπα ρυθμιστικά διαλύματα NIST<sup>[6]</sup>. Η τιμή του pH των διαλυμάτων ρυθμιζόταν στο 7.40, με προσθήκη ποσότητας προτύπου διαλύματος καυστικού νατρίου (NaOH). Όλα τα υπέρκορα διαλύματα τα οποία χρησιμοποιήθηκαν ήταν σταθερά, τουλάχιστον για χρονικό διάστημα το οποίο υπερέβαινε τις 5 ημέρες. Ακριβώς ζυγισμένες ποσότητες των προς μελέτην υλικών, (φύτρα στοιχειομετρικού ΗΑΡ ή πολυμερικά υποστρώματα σε μορφή κόνεως ή μεμβράνης) εισήγοντο στα υπέρκορα διαλύματα. Οι πολυμερικές μεμβράνες στερεώνονταν σε κατάλληλους δειγματοφορείς από PET ή PTFE. Η περιοχή τιμών σχετικού υπερκορεσμού, σ<sub>ΗΑΡ</sub>, των διαλυμάτων ήταν στην περιοχή 9.44 - 9.99. Ο σχηματισμός ΗΑΡ στα εισαγόμενα στα υπέρκορα διαλύματα υλικά, αναγνωριζόταν από την πτώση της τιμής του pH, η οποία καταγραφόταν με τη βοήθεια κατάλληλης διασύνδεσης του αισθητήρα με Η/Υ. Μείωση της μετρούμενης τιμής του pH κατά 0.005 μονάδες, σηματοδοτούσε την έναρξη της προσθήκης διαλυμάτων από μηχανικά συζευγμένες προχοΐδες. Οι συγκεντρώσεις των διαλυμάτων, τα οποία προσετίθεντο υπολογίζονταν βάσει της στοιχειομετρίας του καταβυθιζόμενου στερεού, κατά τρόπον ώστε να αντικαθίστανται στο διάλυμα, τα ιόντα τα απαιτούμενα για το σχηματισμό του στερεού. Με τον τρόπο αυτό, η κινούσα δύναμη για το σχηματισμό του φωσφορικού ασβεστίου παρέμενε σταθερή (κρυσταλλική ανάπτυξη σε συνθήκες σταθερής σύστασης των διαλυμάτων και επομένως του υπερκορεσμού ως προς HAP). Από το στάδιο της παρασκευής των υπέρκορων διαλυμάτων και κατά τη διάρκεια της κρυσταλλικής ανάπτυξης, προκειμένου να αποφευχθεί διείσδυση CO<sub>2</sub> από την ατμόσφαιρα, παροχετευόταν δια των διαλυμάτων κορεσμένο σε υδρατμούς, υψηλής καθαρότητας άζωτο. Σε τυχαία χρονικά διαστήματα, λαμβάνονταν δείγματα των αιωρημάτων από τον αντιδραστήρα, τα οποία διηθούντο μέσω ηθμών μεμβράνης (μέγεθος πόρων 0.22 μm). Στα διηθήματα, εμετρούντο οι συγκεντρώσεις του ασβεστίου και ανόργανων φωσφορικών προκειμένου να επαληθευθεί η σύσταση των υπέρκορων διαλυμάτων. Η πειραματική διάταξη απεικονίζεται σχηματικά στο Σχήμα 2.



**Σχήμα 2.** Πειραματική διάταξη. [1] Θερμοστατούμενο υδατόλουτρο 37°C, [2] Διπλότοιχος αντιδραστήρας Pyrex [3] Μαγνητικός αναδευτήρας [4] ηλεκτρόδιο μέτρησης pH [5] pH-μετρο [6] σύστημα συζευγμένων προχοϊδών [7] φιάλη αζώτου, [8] δειγματοφορέας μεμβρανών και [9] H/Y για συλλογή δεδομένων.

# ΑΠΟΤΕΛΕΣΜΑΤΑ ΚΑΙ ΣΥΖΗΤΗΣΗ

Η κινούσα δύναμη για τον σχηματισμό ΗΑΡ σε υδατικά υπέρκορα διαλύματά του, είναι ο υπερκορεσμός ως προς τη φάση αυτή. Ο υπερκορεσμός, SR, είναι ο λόγος του ιοντικού γινομένου προς το αντίστοιχο θερμοδυναμικό γινόμενο διαλυτότητας,  $K^o_{s,HAP}(E\xi, 1)$ :

$$SR = \frac{(Ca^{2+})^5 (PO_4^{3-})^3 (OH^{-})}{K_{S,HAP}^0}$$
(1)

Όπου οι παρενθέσεις αναφέρονται στις ενεργότητες των αντίστοιχων ιόντων. Ο σχετικός υπερκορεσμός, σ HAP δίνεται από την εξίσωση (2):

$$\sigma_{HAP} = SR^{1/9} - 1 \tag{2}$$

# <u>Κρυσταλλική ανάπτυξη ΗΑΡ σε κρυσταλλικά φύτρα του</u>

Κατά την κρυσταλλική ανάπτυξη ΗΑΡ σε φύτρα ΗΑΡ σε συνθήκες σταθερού υπερκορεσμού, υπολογίστηκε ο ρυθμός κρυσταλλικής ανάπτυξης, από τους προστιθέμενους όγκους αντιδραστηρίων για τη διατήρηση του υπερκορεσμού, συναρτήσει του χρόνου. Στον Πίνακα 1, συνοψίζονται τα δεδομένα των πειραματικών συνθηκών και τα αποτελέσματα των μετρήσεων του ρυθμού τα οποία ελήφθησαν κατά την κρυσταλλική ανάπτυξη των φύτρων ΗΑΡ σε υπέρκορα διαλύματα, σε σταθερό υπερκορεσμό. Όπως αποτυπώνεται και στο γράφημα του Σχήματος 3, ο ρυθμός αυξήθηκε αυξανομένου του σχετικού υπερκορεσμού και μάλιστα γραμμικά. Με βάση την ημιεμπειρική εξίσωση:

$$R_p = k\sigma_{HAP}^n$$

όπου k, η κινητική σταθερά της κρυσταλλικής ανάπτυξης και n, η φαινόμενη τάξη της. Από την προσαρμογή των δεδομένων υπολογίσθηκε η τιμή της φαινόμενης τάξης, n ίση με 1, ενώ η η φαινόμενη σταθερά k ήταν ίση με  $3.23 \times 10^{-7}$  mol min<sup>-1</sup> m<sup>-2</sup>. Από την γραμμική εξάρτηση του ρυθμού συμπεραίνεται ότι η κρυσταλλική ανάπτυξη καθορίζεται από την επιφανειακή διάχυση των δομικών μονάδων στην επιφάνεια των αναπτυσσομένων κρυστάλλων HAP. Η μοναδική φάση φωσφορικού ασβεστίου που ταυτοποιήθηκε στο καταβυθιζόμενο στερεό ήταν αποκλειστικά στοιχειομετρικός HAP.

Πίνακας 1. Κρυσταλλική ανάπτυξη ΗΑΡ σε φύτρα ΗΑΡ. Συγκέντρωση ασβεστίου (ολική) στα υπέρκορα διαλυματα (Cat: Pt = 1.67, Pt: ολικά φωσφορικά), σχετικός υπερκορεσμός διαλυμάτων ως προς ΗΑΡ και αντίστοιχοι ρυθμοί κρυσταλλικής ανάπτυξης ΗΑΡ. θ=37°C, pH=7.4, και ιοντική ισχύς, I=0.15M NaCl. Ο ρυθμός αναφέρεται ανά μονάδα επιφανείας κρυσταλλικών φύτρων ΗΑΡ μετρημένης με ρόφηση αζώτου (BET).

Cat(mM)	Σχετικός υπερκορεσμός, <sub>σнар</sub>	Ρυθμός κρυσταλλικής ανάπτυξης, (10 <sup>-7</sup> mol HAP m <sup>-2</sup> min <sup>-1</sup> )
1.62	9.44	1.12
1.64	9.55	1.52
1.66	9.66	1.86
1.68	9.80	2.23
1.70	9.88	2.74
1.72	9.99	3.03



**Σχήμα 3.** Εξάρτηση του ρυθμού κρυσταλλικής ανάπτυξης ΗΑΡ σε υπέρκορα διαλύματά του σε σταθερό υπερκορεσμό σε φύτρα ΗΑΡ (pH 7.40, 0.15M NaCl, 37°C).

## <u>Ασβεστοποίηση πολυμερικών υποστρωμάτων</u>

Στην συνέχεια μελετήθηκε η ανάπτυξη στοιχειομετρικού HAP στις υπό μελέτη πολυμερικές μεμβράνες με βιοκτόνο δράση. Τα πολυμερικά υποστρώματα, IT131A και IT131B, ήταν κονιοποιημένα, και η ειδική τους επιφάνεια BET ίση με 0.28 και 0.47 m<sup>2</sup>·g<sup>-1</sup> σε στερεή κατάσταση, αντίστοιχα. Κατά την εναιώρηση και διόγκωση των πολυμερικών υποστρωμάτων στα υπέρκορα διαλύματα διαπιστώθηκε ο έντονος σχηματισμός αφρού, που πιθανόν να οφείλεται στην ύπαρξη τασιενεργού ουσίας η οποία συνόδευε τα ανιοντικά υποστρώματα τα οποία μελετήθηκαν. Συγκεκριμένα η τασιενεργός ουσία ήταν το CTAB. Ως εκ τούτου και προκειμένου να αποφευχθούν τυχόν προβλήματα οφειλόμενα στην παρουσία επιμολύνσεων των υπέρκορων διαλυμάτων από την τασιενεργό ουσία, τα πολυμερικά υποστρώματα διογκώθηκαν σε νερό και πλύθηκαν για την

απομάκρυνση τυχόν προσμίξεων. Παράλληλα, μελετήθηκε και η επίδραση της παρουσίας του CTAB στην κρυσταλλική ανάπτυξη του HAP.

Από τις μετρήσεις του ρυθμού κρυσταλλικής ανάπτυξης του ΗΑΡ παρουσία CTAB, όπως φαίνεται στον Πίνακα 2, βρέθηκε ότι η ουσία αυτή, είχε ως αποτέλεσμα την αναστολή της κρυσταλλικής ανάπτυξης του ΗΑΡ.

Πίνακας 2. Ρυθμός κρυσταλλικής ανάπτυξης ΗΑΡ σε υπέρκορά διαλύματά του και σε σταθερό υπερκορεσμό, απουσία και παρουσία CTAB (σ<sub>ΗΑΡ</sub>=9.88 . θ=37°C, pH=7.4, και I=0.15M NaCl).

Συγκέντρωση CTAB (ppm)	Σχετικός υπερκορεσμός, σ <sub>ΗΑΡ</sub>	Ρυθμός κρυσταλλικής ανάπτυξης, (10 <sup>-7</sup> mol HAP m <sup>-2</sup> min <sup>-1</sup> )
0	9.88	2.74
0.1		1.65
0.5		1.15
1		0.61

Στο Σχήμα 4 παρουσιάζονται τα αποτελέσματα του ρυθμού ασβεστοποίησης των πολυμερικών υποστρωμάτων τα οποία μελετήθηκαν σε σύγκριση με το ρυθμό κρυσταλλικής ανάπτυξης του ΗΑΡ. Ο χρόνος επαγωγής ήταν μικρότερος μετά την εξισορρόπηση του πολυμερικού συστήματος με καθαρό νερό, ενώ στην περίπτωση του ΗΑΡ δεν μεσολαβούσε μετρούμενος χρόνος.



**Σχήμα 4.** Ρυθμός κρυσταλλικής ανάπτυξης ΗΑΡ στα πολυμερικά υποστρώματα ΙΤ131Α και ΙΤ131Β, έπειτα από έκπλυση με νερό (εξισορρόπησή με νερό για τρείς ημέρες), και σε φύτρα ΗΑΡ, σε σταθερό υπερκορεσμό (σ<sub>HAP</sub> = 9.88, pH 7.40, 0.15M NaCl, 37°C).

Οι τιμές ανάπτυξης HAP στα πολυμερικά υποστρώματα, ήταν σχεδόν μια τάξη μεγέθους υψηλότεροι, σε σχέση με τις αντίστοιχες για την κρυσταλλική ανάπτυξη του HAP. Δεδομένου του ότι η μάζα των υποστρωμάτων ήταν η αυτή (10mg) σε όλες τις περιπτώσεις, η μεγάλη διαφορά φανερώνει την παρουσία πολύ μεγάλης πυκνότητας ενεργών κέντρων κρυσταλλικής ανάπτυξης στα πολυμερικά υποστρώματα. Επίσης, όσον αφορά τα δυο πολυμερικά συστήματα, η διαφορά του ρυθμού ασβεστοποίησης των δύο οφείλεται πιθανώς και στο βαθμό ενυδάτωσης ο οποίος για το ΙΤ131B είναι 200% σημαντικά μεγαλύτερος από τον αντίστοιχο του ΙΤ131Α. Χαρακτηριστικές φωτογραφίες της μορφολογίας των εναποθέσεων από ηλεκτρονιακό μικροσκόπιο σάρωσης (SEM) φαίνονται στο Σχήμα 5. Όπως φαίνεται, το υπόστρωμα ΙΤ131Α είχε μεγαλύτερη επιφανειακή κάλυψη με εναποθέσεις HAP, σε σύγκριση με το ΙΤ131B. Και στα δύο πολυμερικά υποστρώματα διαπιστώθηκε ο σχηματισμός νανοκρυστάλλων HAP φυλλοειδούς μορφολογίας.

Στη συνέχεια, διερευνήθηκε η σημασία του επιφανειακού φορτίου των πολυμερικών υποστρωμάτων στο σχηματισμό των εναποθέσεων ΗΑΡ. Για το σκοπό αυτό έγιναν μετρήσεις του δυναμικού ζ της επιφάνειας των κονιοποιημένων υποστρωμάτων με τη μέθοδο της μέτρησης του

δυναμικού ροής. Ηλεκτρολυτικά διαλύματα KCl με την εφαρμογή διαφορικής πίεσης αζώτου, διήρχοντο δια κυψελίδος στην οποία είχε γίνει πυκνή στίβαξη των δειγμάτων των κονιοποιημένων πολυμερικών υποστρωμάτων. Τα αποτελέσματα των μετρήσεων φαίνονται στο Σχήμα 6.



**Σχήμα 5.** Φωτογραφίες ηλεκτρονιακού μικροσκοπίου σάρωσης (SEM) πολυμερικών υποστρωμάτων IT131A (α,β) και IT131B (γ,δ), μετά το σχηματισμό εναποθέσεων HAP σε σταθερό υπερκορεσμό (σ<sub>HAP</sub> = 9.88, pH 7.40, 0.15M NaCl, 37°C). Τα πολυμερικά υποστρώματα είχαν εκπλυθεί με νερό.



**Σχήμα 6.** Μεταβολή δυναμικού ζ των διασυνδεδεμένων πολυμερών (IT131A, substrate A, IT131B, substrate B). Μεταβολή δυναμικού ζ συναρτήσει της συγκέντρωσης του ηλεκτρολύτη. 25°C, pH 7.4.

Η παρουσία υψηλού θετικού δυναμικού (και επομένως και επιφανειακού φορτίου) συνηγορεί στο ότι η ικανότητα πυρηνογένεσης και κρυσταλλικής ανάπτυξης στην επιφάνεια των πολυμερικών συστημάτων οφείλεται στη δημιουργία επιφανειακών συμπλόκων των δραστικών ομάδων των πολυμερών, με τα φωσφορικά και τα ιόντα ασβεστίου στα διαλύματα, τα οποία έχουν ως αποτέλεσμα την τοπική αύξηση του υπερκορεσμού και τη δημιουργία ενεργών κέντρων κρυσταλλικής ανάπτυξης.

## ΕΥΧΑΡΙΣΤΙΕΣ

Ευχαριστούμε τη Δρ Ε. Κορδούλη για τις μετρήσεις ΒΕΤ και το Θ. Ρούσσο (Τμήμα Χημείας) για το ενδιαφέρον του στα πειράματα.

### ΒΙΒΛΙΟΓΡΑΦΙΑ

[1] Kenawy E-R, Worley SD, Broughton, R. (2007). *Biomacromolecules*, 8(5), 1359–1384.

- [2] Jiao Y, Niu L, Ma S, Li J, Tay, FR, Chen J. (2017). Prog. Polym. Sci., 71, 53–90.
- [3] Druvari D, Koromilas ND, Bekiari V, Bokias G, Kallitsis J K. (2017). Coatings, 8(1), 8.
- [4] Druvari D, Kyriakopoulou F, Lainioti GC, Vlamis-Gardikas A, Kallitsis JK. (2023). ACS Applied Materials & Interfaces, 15(8), 11193-11207.
- [5] Druvari D, Antonopoulou A, Lainioti GC, Vlamis-Gardikas A, Bokias G, Kallitsis JK. (2021). Int. J. Mol. Sci., 22(24), 13236.

[6] Bates RG. (1962). J. Res. N.B.S.-A. Physics Chem. 66A(2),179-184.